東洋調飯



VOL. 36



表紙の説明

撥水処理を施したファイバーコートと植毛部の拡大写真

ファィバーコートはナイロン短繊維が静電植毛された植毛鋼板で、その意匠性、吸水性など から排気ダクトや屋根材として用いられています.この他にもファイバーコートに様々な処理 を施すことにより、多様な機能を付与することができます.

表紙の写真は撥水処理を施したファイバーコート表面に水を滴下し、水をはじいた状態を捉 えたものです.この撥水表面は主にファイバーコートの形態と低表面自由エネルギーに起因し、 防汚性などの特長を有しています.

このようにファイバーコートの特性をコントロールすることによって、多方面への応用展開 が期待されます.本巻中では吸光性の付与による信号灯フードへの適用についての事例が紹介 されています.

Fiber Coat (FC) is a metal sheet piled by electrostatic transplanted nylon fibers. FC is used for duct or roof materials because of its unique design and water absorption ability. We can add another function to FC by various treatments.

The front cover shows water droplets on the FC with a hydrophobic treatment. Both enhanced roughness and low surface energy are used for attaining this hydrophobic surface. This water repellent surface has special characteristics as anti-contamination, self-cleaning, etc..

Like this example shown in the photograph, we can adopt other applications widely by controlling FC. In this publication, we introduce an application for traffic signal hoods by controlling light absorption of FC.

目 次			
1 海旅庁バナロにいいった母まご加広。創制		н.	
1. 調貝圧 調貝 1	田	貝芯	从庄 ··· 1
奥 · · · · · · · · · · · · · · · · · · ·	忄	央	典
2. 圧延トルク測定による冷間圧延の潤滑機構解析入	江		毅… 9
奥	村	英	典
當	畄	章	生
長	谷川		浩
古	賀		守
3. ポリエステル樹脂ラミネート鋼板のDI製缶技術の確立田	屋	慎	$\rightarrow \cdots 15$
ーPETへアに及ぼす材料特性の影響ー 甲	斐	政	浩
田	辺	純	<u> </u>
土	井	博	史
堤		悦	郎
佐	伯	則	人
戸	丸	秀	和
4. 表面活性化接合法を用いたAl / Alクラッド材の密着性調査劉		華	南 … 23
南	部	光	司
岡	山	浩	直
5. 信号灯用ファイバーコートの開発]][雅	紀…29
東	郷	洋	明
古	城	治	則
6. はんだ用プレコートアルミニウム板	野	俊	輔 … 35
「サップレート(Solderable Aluminum Plate)」 吉	畄		興
友	森	龍	夫
7. 高耐候性アクリルラミネート鋼板の特性	橋		聡 … 47
	上	雅	則
	賀	隆	博
和	田	徳	昭

TOYO KOHAN

Technical Reports of Toyo Kohan Company Ltd. Vol.36

Contents	
1. Construction of Strip Surface Roughness Takao Hashida ··· in Temper Rolling Process Hidenori Okumura	1
 Analysis of Lubrication System in Cold Rolling Process by Measuring Rolling Torque Hidenori Окимика Akio Томюка Hiroshi Hasegawa Mamoru Koga 	9
3. Application of Polyester Film Laminated Steel Sheet to DWI Can Shinichi Taya … Masahiro Kai Junichi Tanabe Hiroshi Doi Etsuro Tsutsumi Norihito Saiki Hidekazu Tomaru	15
4. Investigation of Adhesion in Al / Al Clad Materials Huanan Liu by Surface Activated Bonding Method Kouji Nanbu Hironao Okayama	23
5. Development of Fiber Coat (FC) for Traffic Signal Hood <i> Masanori</i> Yoshikawa <i>…</i> <i>Hiroaki</i> Togo <i>Harunori</i> Kojyou	29
6. Pre-coated Aluminum Plate for Solder "SAPlate" ····· Shunsuke Kawano ··· Kou Yoshioka Tatsuo Томомокi	35
7. The Characteristics of Acrylic Film Laminated Material······ Satoshi Таканаsнi ··· Masanori Таміамі Takahiro Koga Noriaki Wada	47

調質圧延工程における板材表面粗度の創製

橋田貴雄*·奥村英典*2

Construction of Strip Surface Roughness in Temper Rolling Process

Takao Hashida and Hidenori Okumura

- Synopsis : One of the purposes of the temper rolling process is to give a bright or dull roughness to a strip surface, from the point of surface gloss and forming which customers demand. Generally, the strip roughness has been shaped by means of adjusting rolling conditions, the roughness of work rolls and rolling forces at temper rolling process. The operating conditions concerning the temper mill has been learned by experience on the whole. In these circumstances, the solution of the mechanism for making strip roughness has not been fully solved yet, though many researchers have analyzed temper rolling mechanisms during normal states through experimental mills recently. Especially the transcription of the roughness from the work roll surface to the strip surface still has many unknowns. This report shows the basic mechanism to make the strip roughness with the twostand temper rolling mill in Kudamatsu plant.
- Keywords : temper rolling, strip roughness, two-stand mill, transcription ratio, dull finish, bright finish, shot blast texture, rolling force

1. 緒 言

調質圧延工程の主目的の一つは製品への板粗度付与であ り、顧客の板表面品質要求によりブライト仕上げからダル 仕上げまで多様な表面粗度を付与している。冷間圧延工程 であれば板粗度はワークロール粗度に近い値になるが、調 質圧延では2.0%以下の伸び率範囲で作業することが通常 であり、ワークロール粗度を完全に板へ転写させることは 難しい。したがって実操業における板粗度の作りこみは、 経験的にロール粗度の選定及び圧延荷重を調整することに より行われる。

最近ではミクロな視点から定常圧延中の調質圧延現象を 解析する試み^{1~8)}がなされているが、未だメカニズム解 明には十分とはいえない。特にロール表面粗度の板材への 転写機構については、実験用圧延機による板粗度創製に関 する報告は数件報告されているものの、生産用圧延機によ る板粗度創製に関する報告は無いに等しい。

そこで,当社下松工場の2スタンド調質圧延機を用いて,

ダル表面仕上げとブライト表面仕上げについてワークロー ル表面粗度の板材への転写に関する基礎実験を行った.本 報では粗度の転写挙動,およびこれらが色差,光沢度に代 表される板表面特性に及ぼす影響について報告する.

2. 調質圧延工程の作業分類

調質圧延機では,板の表面仕上げがダルとブライトに大 別され、2スタンド調質圧延機では#1スタンド及び#2 スタンドのワークロール(以下,WR)表面仕上げの組み 合わせにより作業モードが4つに大別される(Table 1). また調質圧延液の使用有無によりドライ作業とウエット作 業がある.本報では、D/D、B/D、D/Bの3つの作業 を対象とした.

Table 1	Temper	rolling	modes
---------	--------	---------	-------

Strip surface	Work roll surface		Rolling mode
	Stand #1	Stand #2	
Dull	Dull	Dull	D/D
	Bright	Dull	B/D
Bright	Dull	Bright	D/B
	Bright	Bright	B/B

^{*} 下松工場 製板部 係長

^{*2} 下松工場 生産技術部 グループリーダー

3. 板表面品質の評価方法

3.1 評価方法

板粗度は,中心線平均粗さRa,表面写真,二次元及び三 次元表面パターンにより評価した.また,色差(L値)及 び光沢度(20°)を測定し板粗度変化による影響を確認した.

3.2 板粗度の転写率の定義

転写率を下式で定義する.

転写率= (圧延後#2スタンド出側板粗度, µmRa) (#2スタンドWR表面粗度, µmRa)

4. 実機試験条件

4.1 調質圧延機仕様

試験に使用した生産用調質圧延機(4Hi-2スタンド)の 仕様をTable2に示す。

Mi	ll type	4Hi-2Stand
Lin	e speed	Max.1,700mpm
Strip	Thickness	0.10-0.80mm
size	Width	457-1,067mm
	Weight	Max.18,000kg
Roll	Stand #1	WR φ 460-534×1,219L
size		BUR φ 1,219-1,351×1,168L
	Stand #2	WR φ 460-585×1,219L
		BUR φ 1,219-1,351×1,168L
Screw d	own device	Electric screw
Rolli	ng force	Max.12,000kN

 Table 2
 Main specifications of temper mill

4.2 供試材

供試材の特性をTable 3,表面性状(板粗度チャート, 顕微鏡写真)をFig. 1に示す.供試材はM1,M2,M3 の3コイルである.母材表面粗度はダル仕上げ材とブライ ト仕上げ材の2種類を用いた.

Table 3 Main specifications of coils

Material	M1	M2	M3
Annealing	Non-annealed	Non-annealed	Annealed
Size	$0.15t \times 700w$	$0.25t \times 625w$	$0.25t \times 1041w$
	coil	coil	coil
Yield point	$521N/mm^2$	556N/mm ²	414N/mm ²
HR-30T	72	73	57
Surface	Dull finish	Bright finish	Bright finish
(Roughness)	$(0.54/0.50 \mu m)$	$(0.16/0.14 \mu m)$	(0.34/0.29um)



Fig. 1 Photos and roughness charts of materials

4.3 その他の作業条件

WR表面はダル表面とブライト表面の2種類とし、ダル 表面の加工はショットブラスト加工(SBT)とした。WR 粗度はTable4に示す。またドライ作業及びウエット作業 の比較も実施したが、ウエット作業では上下のロールバイ ト面に濃度5%に希釈した調質圧延液(動粘度0.92cSt,25℃) を常温で供給した。伸び率は1.5%程度とし、圧延荷重を 変化させたことによる伸び率変化は#1-2スタンド間張 力により伸び率1.5%程度になるように調整した。圧延速 度は30mpmである。

5. 試験結果

5.1 ダル仕上げ作業の板粗度創製

試験条件をTable4に示す. 圧延荷重, #1スタンド WR粗度, #2スタンド調質液有無が板粗度に及ぼす影響 について,以下に示す試験条件の比較により調査した. (1)圧延荷重の影響 :試験条件 NoA1 (2)#1スタンドWR粗度の影響 :試験条件 NoA1, A2 (3)#2スタンド調質液塗布の影響:試験条件 NoB1, B2

Mode	WR condition		Lubrication		Test
(Material)	Stand #1	Stand #2	Stand	Stand	no.
			#1	#2	
D/D	φ 525mm	φ 534mm	Dry	Dry	A1
(M1)	Dull(SB)	Dull(SB)			
. ,	1.09µm	1.08µm			
B/D	φ 522mm	φ 534mm	Dry	Dry	A2
(M1)	Bright	Dull(SB)			
	0.07µm	1.08µm			
D/D	φ 519mm	φ 518mm	Dry	Dry	B1
(M2)	Dull(SB)	Dull(SB)	Dry	Wet	B2
	0.74µm	0.95µm			

 Table 4
 Conditions for temper rolling for dull finish products

SB : Shot blast texture

5.1.1 圧延荷重の影響

2スタンド圧延機による板粗度の付与状態をFig.2に 示す. 試験条件をTable4中のA1 (D/D) に示す. 圧延 荷重は#1及び#2スタンド共に8,000kN (11.4kN/mm)で ある. #1及び#2スタンドのWR粗度がほぼ同値であり, #1スタンドにて板粗度が付与され#2スタンド出側でも ほぼほぼ同等の板粗度が保持される.ただ,#2スタンド 出側では#1スタンド出側と比較し,粗度のばらつきが均 一化される傾向がみられる(Fig.3).



Fig. 2 Change of strip roughness in two-stand temper mill (D / D mode)



Fig. 3 Photos and roughness charts of materials

次に,両スタンドの圧延荷重の影響度を明確にするため, 下記の3条件の圧延荷重変化を設定し板粗度の変化をみた. ・条件(a):#1スタンド荷重のみ変化(#2=8,000kN固定) ・条件(b):#2スタンド荷重のみ変化(#1=8,000kN固定) ・条件(c):#1,2スタンドを同時で変化(#1,#2同荷重)

Fig. 4 に圧延荷重と#2スタンド出側板粗度の関係を示 す. 圧延荷重条件は上記(a), (b), (c)の3条件とした. これ らの圧延荷重条件に関する(a)~(c)は,以降の節においても 同様の表記とする. #2スタンド出側の板粗度は#2スタ ンド圧延荷重との相関が支配的であり#1スタンド圧延荷 重の影響は小さい. 一旦#1スタンドで付与された粗度が, #2スタンドの圧延条件にて大きく変化する (Fig. 4条件 (b)). また, #2スタンドWR粗度が素材の初期板粗度より 大きい場合であっても,低荷重条件では初期板粗度より小 さい板粗度が創製可能である. 同様にFig. 5 に示す転写 率も#2スタンド圧延荷重との相関が支配的であることを 示している.

Fig. 6, Fig. 7にL値及び光沢度と板粗度の関係を示す. 高圧延荷重作業になるほど板粗度が高くなり,高L値かつ 低光沢度の板表面になる傾向がみられる.



Fig. 4 Relation between rolling force and strip roughness befind stand #2



Fig. 5 Relation between rolling force and transcription ratio



Fig. 6 Relation between strip roughness (Ra) and color difference (light)



Fig. 7 Relation between strip roughness(Ra) and gloss(20°)

5.1.2 #1スタンドWR粗度の影響

#1スタンドWRがブライトロールとダルロールの場合 について比較を行った.Table4中のA1 (D/D),A2 (B /D) に試験条件を示す. 圧延荷重は5.1.1と同一条 件の8,000kN (11.4kN/mm) とした.板粗度の付与状態を Fig.8に示すが,#1スタンドにブライトロールを使用す ると#1スタンドで低粗度化された後に#2スタンドにて ダル粗度化される.#1,#2スタンドにダルWRを使用し た場合と比較すると仕上げ板粗度は若干低めとなる.顕微 鏡写真をFig.9に示す.



Fig. 8 Comparison of strip roughness between D/D and B/D mode in two-stand temper mill



Fig. 9 Photos and roughness charts of strips

次に#2スタンドの圧延荷重を変化させた場合の板表面 特性への影響をFig. 10~Fig. 13に示す. 圧延荷重条件は (b)条件(#1=8,000kN, 11.4kN/mm固定)である.条件 A2(B/D)の#2スタンド出側板粗度は#1スタンドに てブライト表面化されるために,条件A1(D/D)より も低粗度となる(Fig. 10).また#2スタンドの荷重の増 大に伴い両者の差は小さくなる. L値および光沢度を Fig. 12, Fig. 13に示すが,同一板粗度(Ra)であっても 条件A2(B/D)の方が光沢度が高くなる傾向がみられる.



Fig. 10 Relation between rolling force and strip roughness after stand #2



Fig. 11 Relation between rolling force and transcription ratio



Fig. 12 Relation between strip roughness(Ra) and color difference(light)



Fig. 13 Relation between strip roughness (Ra) and gloss (20°)

5.1.3 #2スタンド調質液の影響

#1,#2スタンドにダルWRを使用した場合(D/Dモード)について,#2スタンドでの調質液の影響を示す. Table4中のB1(ドライ作業),B2(#2ウエット作業)に試験条件を示す.供試材はブライト仕上げ材(M2)を用いた.Fig.14に#1及び#2スタンド圧延荷重が8,000kN(12.8kN/mm)における各スタンド通過後の板粗度推移を示す.#1スタンドが同一条件のため#1スタンド出側の板粗度はほぼ同値の板粗度が転写されているが,#2スタンドウエット作業(B2)では,転写率が下がり,#2スタンドWR粗度が高いにもかかわらず#1出側より板粗度が小さくなる.Fig.15に板表面の顕微鏡写真を示すがウエット作業ではダル粗度の転写が劣り,#1スタンド出側粗度の影響が残っている.



Fig. 14 Comparison of strip roughness between dry and wet operation for stand #2 in two-stand temper mill (D / D mode)

調質圧延工程における板材表面粗度の創製



Fig. 15 Photos and roughness charts of strips

また圧延荷重を変化させた場合の挙動をFig. 16, Fig. 17に示す.ウエット作業条件下の#2スタンドの圧延荷重 を増減させても板粗度転写に与える影響が小さいことがわ かる.ウエット作業においても板表面の光沢度は板粗度 (Ra)との相関が強いようである(Fig. 19). L値につい ては光沢度ほどの顕著な傾向はみられない(Fig. 18).



Fig. 16 Relation between rolling force and strip roughness after stand #2



Fig. 17 Relation between rolling force and transcription ratio



Fig. 18 Relation between strip roughness(Ra) and color difference(light)



Fig. 19 Relation between strip roughness (Ra) and gloss (20°)

5.2 ブライト仕上げ作業の板粗度創製

次に#2スタンドにブライト仕上げWRを使用した場合 についてその結果を示す. 圧延荷重, #1スタンドWR粗度, 調質液塗布が板粗度に及ぼす影響を以下に示す試験条件の 比較により調査した. 試験条件をTable5に示す. (1)圧延荷重の影響 :試験条件NaC1, C2 (2)#1スタンドWR粗度の影響 :試験条件NaC1, C2 (3)調質液塗布の影響 :試験条件NaD1, D2

 Table 5
 Conditions of temper rolling for bright finish products

Mode	WR condition		Lubrication		Test
(Material)	Stand #1	Stand #2	Stand	Stand	no
			#1	#2	
D/B	φ 522mm	φ 582mm	Dry	Dry	C1
(M1)	Dull(SB)	Bright			
	1.18µm	0.17µm			
	φ 522mm	φ 582mm	Dry	Dry	C2
	Dull(SB)	Bright			
	2.20µm	0.17µm			
D/B	φ 522mm	φ 582mm	Dry	Dry	D1
(M3)	Dull(SB)	Bright			Da
	1.18µm	0.17µm	Dry	Wet	D2

5.2.1 圧延荷重の影響

2スタンド圧延機による板粗度の付与状態をFig. 20に 示す. Table 5 中のC2 (D/B) に試験条件を示す. 圧延 荷重は#1及び#2スタンド共に8,000kN (11.4kN /mm)で ある. #1スタンドWRがダル仕上げのために一旦#1スタ ンドにて高い板粗度が付与されるが, #2スタンド通過後 は#2スタンドのブライトWRにより低粗度化される. ま た#2スタンド出側の板表面には砥石仕上げの研磨目が転 写される (Fig. 21). 一般に実生産の場では,この作業モー ドは素材の表面欠点を#1スタンドのダルWRで均一化す るために有効とされる.



Fig. 20 Change of strip roughness in two-stand temper mill (D / B mode)



Fig. 21 Photos and roughness charts of strips

また、ブライト仕上げにおける圧延荷重に対する基本特 性を把握するため、#2スタンド出側の板粗度Ra,転写率, L値及び光沢度と圧延荷重の関係をFig.22~25に示す. 板粗度は#1スタンドの圧延荷重に比例して増加し、#2 スタンド圧延荷重に反比例するが、#2スタンドの影響が 大きく両スタンドともに圧延荷重を高くすると#2スタン ドWR粗度に近づく(Fig.22).



Fig. 22 Relation between rolling force and strip roughness after stand #2



Fig. 23 Relation between rolling force and transcription ratio

#2スタンドの圧延荷重を高くすると板粗度は低くなる と共にブライトWRの研磨目が転写され、L値が小さくな り(Fig.24),かつ光沢度が高くなる(Fig.25).



Fig. 24 Relation between strip roughness(Ra) and color difference(light)



Fig. 25 Relation between strip roughness (Ra) and $gloss(20^{\circ})$

5. 2. 2 #1スタンドWR粗度の影響

#1スタンドWR (SB)の粗度の大小が#2スタンド出 側板粗度に及ぼす影響をみるため、2水準の粗度を有する WRを使用した場合を比較した。Table 5 中のC1 (1.18µm Ra)、C2 (2.20µmRa)に試験条件を示す。圧延荷重は# 1及び#2スタンド共に8,000kN (11.4kN/mm)である。 各スタンド通過後の板粗度推移をFig.26に示す。#1スタ ンドWR粗度の影響により#1スタンド出側板粗度は大き く違うものの、その差は#2スタンド出側では縮小する。 逆に#2スタンドにてブライト仕上げにする場合も、#1 スタンドのダルWR粗度の影響が残るともいえる。板表面 の顕微鏡写真をFig.27に示すが#1スタンドで付与された ダル粗度が残存していることが確認できる。



Fig. 26 Influence of roughness of work roll for stand #1 on strip roughness in two-stand temper mill(D/B mode)

調質圧延工程における板材表面粗度の創製



Fig. 27 Photos and roughness charts of strips

また, 圧延荷重が#2スタンド出側の板粗度Ra, 転写率, L値及び光沢度に及ぼす影響をFig.28~31に示す.Fig. 31中,同一板粗度であっても光沢度に差が生じる現象が現 れているが,#1スタンドで付与されたダル粗度の残存度 が違うためであり,条件C2のほうが条件C1に比較して #2スタンドブライトロールでの粗度低減効果が大きく寄 与しているためと考えられる.



Fig. 28 Relation between rolling force and strip roughness behind stand #2



Fig. 29 Relation between rolling force and transcription ratio



Fig. 30 Relation between strip roughness(Ra) and color difference(light)



Fig. 31 Relation between strip roughness (Ra) and gloss (20°)

5.2.3 調質液塗布の影響

前節まではドライ作業時について述べたが,ここではウ エット作業時の板粗度の付与状態についてドライ作業との 比較を行った.Table 5 のD1 (ドライ作業),D2 (#2 スタンドのみウエット作業)に試験条件を示す.供試材は ブライト仕上げ材 (M3)を用いた.圧延前後の板粗度 Ra,L値及び光沢度の関係をFig.32~34に示す.条件D 2下では#2スタンド(ウエット)のブライトWRによる ダル粗度消去効果が低下し,条件D1に比較して#1スタ ンドのダル粗度の影響が残る.



Fig.32 Comparison of strip roughness between dry operation and wet operation for stand #2



Fig. 33 Comparison of color difference (light) between dry operation and wet operation for stand #2



Fig. 34 Comparison of $gloss(20^\circ)$ between dry operation and wet operation for stand #2

6. 結 言

生産用4Hi-2スタンド調質圧延機を使用し、ダル仕上げ 及びブライト仕上げ作業における板粗度創製の基礎特性を 調査し以下の知見を得た。

- (1)板粗度はWR粗度および圧延荷重の影響を受けるが、ダ ル仕上げ及びブライト仕上げ共に#2スタンドの影響が 支配的である.この傾向はダル仕上げ作業が顕著であり、 ブライト仕上げ作業になると#1スタンドダル圧延の影 響も残存する現象が生じる.
- (2)ウエット作業ではWR粗度の板粗度への影響度が小さく なり、ウエットスタンドの入側の板粗度の影響を受け易 くなる.
- (3)板粗度(Ra値)と板表面のL値および光沢度の間には 相関がみられ、高粗度材であるほどL値が高くなり光沢 度が小さくなる傾向があるようである。但し、同一の板 粗度(Ra値)であっても、ダル粗度残存などとして現 れるブライト圧延とダル圧延の影響度の大小によってL 値および光沢度が異なってくる。

引用文献

小森:CAMP-ISIJ, 18 (2005), 1221
 吉田ら:CAMP-ISIJ, 18 (2005), 1219
 3) 鑓田ら:CAMP-ISIJ, 17 (2004), 1001
 4) 松本:CAMP-ISIJ, 18 (2005), 1218
 5) 鑓田ら:CAMP-ISIJ, 20 (2007), 353
 6) 長瀬ら:CAMP-ISIJ, 20 (2007), 354
 7) 阿高ら:CAMP-ISIJ, 20 (2007), 356
 8) 湯川ら:CAMP-ISIJ, 20 (2007), 358

圧延トルク測定による冷間圧延の潤滑機構解析

入江 毅*・奥村英典*2・富岡章生*3・長谷川浩*4・古賀 守*5

Analysis of Lubrication System in Cold Rolling Process by Measuring Rolling Torque

Tsuyoshi Irie, Hidenori Okumura, Akio Tomioka, Hiroshi Hasegawa and Mamoru Koga

Synopsis : It must be very important to estimate and evaluate the lubrication performance in the cold rolling process in order to improve the productivity and surface quality of the cold rolled strip. The cold rolled strip getting harder and thinner, it is essential to improve rolling lubrication in terms of the lubricant itself and the application system, such as spraying nozzles, pumps, mixing facility, dominating emulsion size and E.S.I.

Various methods to evaluate lubrication performance had been carried out by many engineers and researchers, calculated friction coefficient and forward slip are reported as the most useful methods at present.

In the meanwhile, lubrication performance should be discussed not only on the upper and lower sides but also on the whole width of the strip to realize high productivity and quality in the cold rolling process. However, it is actually very difficult and this seems to be impossible on the production sites. Therefore, it must be important to adequately evaluate lubrication performance between the work roll and the strip surface on the upper and the lower sides, respectively.

The authors studied and proposed a new system that can individually evaluate lubrication performance on the upper and lower sides to directly measure the rolling torque with strain gauges stuck on the spindle shafts in No.2 tandem cold mill.

This paper shows the experimental results and the knowledge of relation between lubricating condition and rolling torque on the both surface sides of the strip. As a result, it is concluded that the direct measuring of rolling torque is very effective to evaluate lubrication performance in the work roll gap.

Keywords : cold rolling, lubrication performance, rolling torque, strain gauge

1. 緒 言

近年の冷間タンデム圧延機への要求は、板材の薄肉・硬 質化に代表される需要構成の変化への対応,耐モトリング 性に代表される板表面品質向上、および生産性の向上の3 点に大別される.硬質材あるいは100μm以下のスチールフォ イルの圧延は2次冷延に頼らざるを得ず、圧延工程の生産 性を阻害している大きな要因でもある.そのため冷間タン

9

デムミルにて, さらなる高圧下, 高速圧延の技術開発の必要性が提唱されている¹⁾.

これらの要求に対応するためには、WR小径化を指向し たミル型式選定²⁾と、圧延潤滑性の向上^{3~5)}が主な課題 となる.特に板表面品位が重要視される現在においては、 板表裏面全幅における潤滑効果の均一性が重要な要素とな る.しかし、実際の操業現場では板の表裏の潤滑状態が異 なる現象があり、最終製品品質,工程歩留向上のためには 板上下面における均一な潤滑性の確保とその維持が命題と

^{*} 下松工場 生産技術部

^{*2} 下松工場 生産技術部 グループリーダー

^{*3} 下松工場 製板部 係長

^{*4} 下松工場 製板部 部長

^{*5} 技術研究所 所長



Fig. 1 Schematic view concerning rolling lubrication

なっている.

圧延潤滑のメカニズムは, Fig. 1¹⁾ に示すように3つ の領域に分けてアプローチがなされ, 圧延後の板表面の油 膜厚さから潤滑挙動を解明する研究⁶⁾ などが報告されて いる.しかし, 圧延潤滑の中心課題であるロールバイト内 のWRと板との上下接触面での潤滑状態を解明する研究は 少ない.

本報では、圧延油供給条件の変化がロールバイト内の潤 滑状態に及ぼす影響について考察を試みた.特に、ロール バイト内でWRと接する板の上下面の潤滑状態を別個に解 明するために、上下スピンドルに作用する圧延トルクを測 定する方法を採った.この方法による研究は、異周速圧延 時の異速比と圧延トルクなどの関係を実験的に求めた報告 ⁷⁾があるが、ここでは当社のNo.2 冷間タンデムミル (No. 2 TM)の第5スタンド(シングルドライブ方式、ダイレ クトアプリケーション方式)を対象スタンドとして、圧延 油供給条件がロールバイト内潤滑に及ぼす影響、チャタリ ングなどの圧延諸現象と圧延トルクとの関係などを調査し た結果を報告する.

2. 圧延トルク測定システム

Fig. 2に圧延機駆動系, Fig. 3に圧延トルク測定シス テムの概要を示す. Fig. 4がスピンドルに取り付けたシ ステム外観写真である.上下スピンドルに貼り付けた歪 ゲージからスピンドル捩り歪を検出し,その出力をテレ メーター送受信機を使い,記録装置に出力させた.圧延ト ルクは歪ゲージ出力から次の換算式により算出した.本報 では,歪ゲージにて検出したスピンドル軸の圧延トルクを 「スピンドル歪トルク」とよぶ.

T = $(G \cdot \pi \cdot D^3/8) \cdot \varepsilon' \cdot 10^{-6}$ ……(1) ここで, T:スピンドル軸の圧延トルク (N・mm) G:スピンドルの横弾性係数 (7.92 · 10⁴ N /m㎡) D:スピンドル直径 (ϕ 280mm) 4 枚ゲージを使用したため, $\varepsilon' = \varepsilon/4$ として T = 0.683 · 10⁶ · $\varepsilon/4$ = 0.171 · 10⁶ · ε となる.



Fig. 2 Schematic model of mill drive system



Fig. 3 Rolling torque measurement system



Fig. 4 Over-view of rolling torque measurement system

3. 圧延油供給設備

圧延油供給はパーム油を用いたダイレクト方式で、板表 面に直接噴射するストリップパームと下ワークロールバイ ト部に直接噴射するロールパームから構成されている.上 下ストリップパーム、ロールパームの配管に流量調整バル ブと流量計を、上下ストリップパームノズル部に圧力計を 設置し、流量を任意に調整できるようになっている. Fig.5に圧延油供給設備を示す.



Fig. 5 Lubrication system of stand No. 5

4. 通常圧延における圧延トルク挙動分析

4.1 板圧延時の圧延トルク特性

4.1.1 圧延トルク測定条件

現状の№2TM第5スタンドにおける潤滑状態を把握す ることを目的とし, Table1に示す圧延条件での圧延トル ク特性を調査した.

 Table 1
 Condition to measure rolling torque

Index	Condition
Material size	2.0 mm ^t -750 mm ^w $\rightarrow 0.256$ mm ^t
Lubricant	Proportional to rolling speed
application	(Direct application)
Oil concentration	14%(RBD palm oil)

4.1.2 圧延トルク測定結果

Fig. 6~10に板圧延時の圧延トルク特性測定結果を示 す. これにより下記の基本特性が明らかになった.

- (1) 低速部では、下スピンドル歪トルクが上スピンドル歪 トルクよりも大きい(200mpmで1.37倍, Fig. 7). こ のことは潤滑性が上面より下面が悪いことを示している.
- (2) 増速に伴い、上スピンドル歪トルクは上昇し、下スピンドル歪トルクは低下する(Fig. 7). このことは増速に伴い上面の潤滑性が劣化し、下面の潤滑性が向上していることを示している。
- (3) 上下のスピンドル歪トルクの合計値は圧延速度1000
 mpm程度までは一旦減少するが、更に増速すると若干
 増加する(Fig. 7).
- (4) スピンドル歪の変動幅が圧延速度1400mpm前後で極大となる(Fig. 8).トルク変動の周波数分析は圧延速度によらず13Hz前後である(Fig. 10).この現象はWRの回転周波数とスピンドルのねじり振動数が一致する圧延速度で共振が発生することによるものと推測される.
- (5) 圧延荷重の圧延速度に対する挙動は、上下のスピンド ル歪トルクの合計値と同様な挙動を示す(Fig. 9).



Fig. 6 Flow rate of lubrication application



Fig. 7 Characteristic of rolling torque



Fig. 8 Characteristic of torque deviation



Fig. 9 Characteristic of rolling condition



Fig. 10 FFT analysis of spindle torque

4.1.3 駆動系の固有振動解析

板圧延時における圧延トルク測定結果において,スピンドル歪トルク変動の周波数は圧延速度によらず約13Hzであったことから,この周波数がスピンドルの固有周波数であると考えられる.以下にその解析結果を示す.

圧延機駆動系のねじり固有振動数解析は御園生⁸⁾によっ て厳密な計算が行われた経緯があるが,ここでは計算を簡 素化するために, Fig.11に示すような片側固定端で1自 由度系の等価モデル化を行い固有振動数計算を実施した. すなわち,駆動系のGD²は,操作側のGD²の20倍と大き いため,本モデルで近似できる.ばねのねじり固有振動数 は式(2)で表すことができる.

 $fsp=\sqrt{(Ksp/I)}/(2 \cdot \pi) \cdots (2)$

式(2)において, Iは操作側回転系の慣性モーメント, Ksp はスピンドルのねじりによるばね定数で, それぞれ式(3), (4)によって計算される.



Fig. 11 Equivalent torsional spring of spindle

 $I=GDp^{2}/(4 \cdot g) \cdots (3)$

$$Ksp = \pi \cdot D^4 \cdot G / (32 \cdot L) \cdots (4)$$

- ここで、GDp²:操作側回転系のGD²
 - g:重力加速度
 - D:スピンドル直径
 - G:横弾性係数
 - L:スピンドル長さ

以上の式からfspを計算すると17.9Hzとなり,実測された振動数13Hzとほぼ同一波数であり,駆動系のねじり固 有振動数と一致することが確認された.

5. 各種圧延条件変更時の圧延特性

スピンドル歪トルクより, 圧延油のノズルからの供給量, 濃度,ノズル位置,ノズル角度,およびワークロール表面 の摩耗による経時変化が,ロールバイト内の圧延潤滑状態 に及ぼす影響に関して推察した結果について述べる.

5.1 圧延油供給量の影響

Table2に示す材料,及び圧延油濃度条件にて,圧延油 供給量の影響について調査した.

Table 2 Test conditions(1)

Index	Condition
Material size	2.0mm ^t −750mm ^w →0.32mm ^t
Oil concentration	14%(RBD palm oil)

5.1.1 圧延速度一定条件下の潤滑挙動

上ストリップパームの供給量を2.0L/minから5.5L/ minまで変化させた(Fig. 12). 圧延速度は1,500mpmに 固定した.

- (1) 上面の圧延油供給量を増量させると、上スピンドル歪 トルクは6.3%(摩擦係数は4.9%)減少する.Fig.13 に圧延油供給量と板表面状態との関係を示す.圧延油供 給量増量に対し、オイルピット数の増加が見られる.た だし、圧延油供給量の増加とともに潤滑効果が向上する が、その効果には限界がある.ロールバイト内に引き込 まれる油量に限界があるためと推測される.
- (2) 圧延油供給量が一定である下面のスピンドル歪トルク は変化せず,下面の潤滑状態は変化していない.



Fig. 12 Influence of upper side lubrication on rolling torque



Fig. 13 Microscopic observation of top strip surface

5.1.2 圧延速度が潤滑状態に及ぼす影響

圧延油供給量を圧延速度に無関係に一定量とした場合 (圧延油供給パターン1)と圧延速度に比例して増量させ た場合(圧延油供給パターン2)の2条件について比較し た. 圧延油供給量と圧延速度の関係をFig.14に,スピン ドル歪トルクとの関係をFig.15に,摩擦係数との関係を Fig.16に示す.

- (1) 上面が下面に比べて潤滑性は良く、特に低速部において顕著である.低速時、ロールバイト内に引き込まれる油量が上面が多いためと推測される.
- (2) 増速するにつれ、上面は潤滑性が悪くなるが、下面は 向上する.
- (3) 圧延油供給パターン1,2において,圧延荷重から逆算 した摩擦係数(Fig. 16)に差が見られないが、スピンド ル歪トルクを測定することにより、上、下面ともに、圧 延油流量変化による潤滑状態を表現し得ることがわかる.



Fig. 14 Characteristic of lubrication control



Fig. 15 Influence of lubrication on rolling torque



Fig. 16 Influence of lubrication on friction coefficient

5.2 圧延油濃度の影響

Table 2 に示す材料,および圧延油供給パターン2にて, 圧延油濃度の異なる2条件(6%,15%)について潤滑状 態を比較した.スピンドル歪トルクとの関係をFig. 17に, 摩擦係数との関係をFig. 18に示す.

- (1) 全体として圧延油濃度上昇により、潤滑性が向上して おり、摩擦係数による評価と同様、圧延油濃度による潤 滑性向上を表現し得ることがわかる。
- (2) 上下面を個別に評価すると、圧延油濃度上昇の影響は、 下面の潤滑性向上に顕著に現れており、上面はほぼ見られない。下面は濃度上昇により、プレートアウト性が向上していると推測される。



Fig. 17 Influence of oil concentration on rolling torque



Fig. 18 Influence of oil concentration on friction coefficient

5.3 圧延油噴射位置,および噴射角度の影響

Table2に示す材料, 圧延油濃度, および圧延油供給パ ターン2にて, 上面の圧延油噴射位置, および噴射角度を 変更したときの潤滑状態を調査した.また, 圧延油の噴射 位置, および噴射条件をTable3に示す. 試験の実施順序はA→B→C→Dの順である.

Table 3	Test	conditions(2)
---------	------	---------------

Index	Distance from	Spraying angle
	stand #5	
А	1.9m	45° to rolling direction
В	0.9m	45° to rolling direction
С	2.9m	45° to rolling direction
D	1.9m	90° to rolling direction

5.3.1 圧延油噴射位置が潤滑性に及ぼす影響

圧延油噴射位置により,潤滑性は低速域では変化が見られないが,高速域においては変化が見られ,最適な圧延油 噴射位置が存在していることを示唆している(Fig.19).



Fig. 19 Influence of nozzle position on rolling torque

5.3.2 圧延油噴射角度が潤滑性に及ぼす影響

Fig. 20に圧延油噴射角度と圧延トルクの関係を示す. 圧延油噴射角度45°の方がスピンドル歪トルクが低く,圧 延油噴射角度により潤滑状態が変化する.



Fig. 20 Influence of spraying angle on rolling torque

5.4 ワークロール表面の摩耗による経時変化の影響

Table 2 に示す材料, 圧延油濃度, および圧延油供給パ ターン2にて, 第5スタンドWR組み込み後の圧延距離の 経時変化(19~153km)による潤滑状態を調査した.

- (1) 圧延距離が長くなれば、ワークロール摩耗の進行により、摩擦係数は低減する (Fig. 21).
- (2) 同様に、上下面において摩耗による圧延負荷低減が確認できる(Fig. 22).



Fig. 21 Influence of rolling length on friction coefficient



Fig. 22 Influence of rolling length on rolling torque

6. 結 言

圧延トルクを上下のスピンドル歪から実測することにより,潤滑状態を解析した.本方法によれば,圧延荷重から 逆算した摩擦係数の値以上に,ロールバイト内の潤滑状態 を把握しえる.

また、この上下面の潤滑状態を別個に見ると、当社№2 TMでは、上面においては増速に伴い潤滑性が劣化し、下 面においては低速部で潤滑性が低いという結果が得られ た.この現象は上下面それぞれのロールバイト内に引き込 まれる圧延油量の変化に起因して発生しており、全速度域 での安定した圧延潤滑状態を阻害する要因の一つであると 考えられる.

引用文献

- 1) 鈴木 弘: 圧延百話 圧延の疑問と基本常識, 養賢堂(2000)
- 2)西村邦雄,古賀 守,福山 敏,井原信之,奥村英典,野 村政功:東洋鋼鈑,31 (1998),15
- 3) 岡本隆彦,山口一男,松本忠之,山内一忠:材料とプロセス,13 (2000), 310
- 4)金子智弘,斉藤輝弘,川島浩治,竹澤幸平,長南富雄,岡本 謙:材料とプロセス,13 (2000),322
- 5) 田中健一: 材料とプロセス, 13 (2000), 318
- 6)小豆島 明,長井 大,稲垣 訓,菅井哲也:鉄と鋼,86
 (2000),47
- 7)塩崎宏行,新谷定彦,三上昌夫,小出誠二:塑性と加工,23 (1982), 1080
- 8) 御園生一長, 中島 厚: 塑性と加工, 23 (1982), 658

ポリエステル樹脂ラミネート鋼板のDI製缶技術の確立 -PETへアに及ぼす材料特性の影響-

田屋慎一*·甲斐政浩*2·田辺純一*3·土井博史*4·堤 悦郎*5·佐伯則人*6·戸丸秀和*7

Application of Polyester Film Laminated Steel Sheet to DWI Can

Shinichi Taya, Masahiro Kai, Junichi Tanabe, Hiroshi Doi, Etsuro Tsutsumi, Norihito Saiki and Hidekazu Tomaru

Synopsis : Beverage cans are mainly produced through the drawing and wall ironing (DWI) process. After DWI forming, the cans are generally washed and applied with paint-coatings.

In recent years, ecological concerns have been increasing all over the world. Therefore, one subject for steel and can makers is to avoid using the substances in achieving reasonable costperformance. In this respect, we have tried to apply polyester film laminated steel sheets to the conventional DWI process.

In this study, we focused on the influence of material properties, the strength of substrate and film adhesion strength and film thickness, on PET-Hair (Filamentous trash of laminated polyester) of DWI can using polyester film laminated steel sheets.

Keywords : beverage can, ironing, laminated steel, environment, ecology

1. 緒 言

地球規模での環境変化が問題として取り上げられるよう になって既に久しく,問題は以前にも増して表面化し,今 日では省エネルギーや省資源化という従来の環境問題に関 する用語に加えて地球温暖化防止という言葉も常識として 定着している.また,日本のように工業的に発展している 国では地球温暖化防止に効果的なハイブリッドカーのよう な製品開発および製造工程での二酸化炭素排出量の低減な ど環境保護のための諸施策もまた企業の社会的責任の一つ として既に常識となっている.

飲料・食品容器の分野についても1990年代半ばから環境 ホルモンの低減など環境保護に関わる技術開発が重視され るようになり、とくに金属容器の分野では薄ゲージ化、缶 側壁の薄肉化による材料利用量の低減、塗料の水性化、容

*6 東洋製罐㈱ 開発本部 メタル容器開発部長

器用材料へのポリエステル樹脂プレコート材料の適用など が進められている.東洋製罐グループでも同様に缶用材料 と製缶技術の密接な関係を有する技術に関してTULC, aTULCを筆頭に容器用材料へのポリエステル樹脂プレコー ト材料の適用を行い,塗装後の焼付工程で発生するCO2に よる環境負荷の低減,塗料によっては塗料中に含まれると されるBisphenol-A Diglycidyl Ether (ビスフェノールA ジグリシジルエーテル, BADGE) 等人体への影響が報告 されている物質の低減など材料の製造プロセス(表面処理, 製缶)全体での高効率化を図ってきた^{1~7)}.

海外でもこれらの環境問題が顕在化しており,EUでは REACH法により有害物質または現時点で有害物質として 認定されている物質を含む製品の流通に関する規制が施 行,また1996年以降京都議定書による温室効果ガスの削減 について数値目標を掲げて積極的な取組みが行われている. 本研究は,飲料缶の製造方法として最も一般的な加工方

^{*} 技術研究所 グループリーダー

^{*2} 技術研究所 研究部長

^{*3} 技術研究所

^{*4} 技術センター グループリーダー

^{*5} 技術研究所 副主事

^{*7} 東洋製罐㈱ 開発本部 メタル容器開発部

法である絞り・しごき (Draw and Ironing, DI) 加工へ のポリエステル樹脂ラミネート鋼板 (以下, ラミネート鋼 板)の飲料缶へ適用する上で最大の課題である絞り, 再絞 り加工およびしごき加工で缶上端部に発生する糸状フィル ムくず (以下, PETへア) について, その発生メカニズム の検証およびPETへアに及ぼす材料特性 (基材強度, 基材 とPETの密着強度, 被覆するポリエステル樹脂の厚み)の 影響を検討した.

2. 実験および数値解析方法

2.1 供試材

2.1.1 基材

ラミネート金属板の基材として以下の4種類の材料を用いた.基材の化学組成および材料仕様(板厚,調質度,強 度特性)をTable1に示す.

(1)ティンフリースチール (TFS; Tin Free Steel, 電解クロム酸処理鋼板)

冷延鋼板をアルカリ脱脂,硫酸酸洗後,電解クロム酸処 理(金属クロムめっき後,クロム水和酸化物を電解処理) を施してTFSを作製した.基材のめっき皮膜構成をTable 2, Fig. 1(a)に示す. (2)ぶりき

冷延鋼板をアルカリ脱脂,硫酸酸洗後,フェロスタン浴 により所定量の錫めっきを施し,電解クロム酸処理を行っ た後,リフロー処理により錫めっき皮膜の溶融加熱処理を 行って供試ぶりき基材を作製した.基材のめっき皮膜構成 をTable 2, Fig. 1(b)に示す.

(3)Ni-Sn合金めっき鋼板

アルカリ脱脂,硫酸酸洗した冷延鋼板に電解によるNi-Sn合金めっきし,続いてTFSと同様のクロム水和酸化物を 施して供試Ni-Sn合金めっき鋼板を作製した.基材のめっ き皮膜構成はTable2, Fig. 1(c)に示すようにNi-Sn合金 めっき皮膜中の約90%がNiである.

(4)アルミニウム合金板

Table 1 に示すアルミニウム合金板(古河スカイアルミ 製)をアルカリ脱脂して,供試ラミネート金属板用の基材 として用いた.

(5)鋼板/アルミニウム箔およびアルミニウム板/鉄箔のク ラッド材

表面活性化接合法により鋼板とアルミ箔およびアルミ板 と鉄箔を常温接合したクラッド材料(以下, クラッド材と

Material	(Chemic	cal con	npositi	on/wt%	6		Specification	n of the substrate	
	C	Mn	р	ç	NIb		Tompor	Yield Strength	Tensile Strength	Thickness
	C r	IVIII	Г	3	IND	-	Temper	/MPa	/MPa	/mm
Steel							T-1CA	247	351	
	0.001 0	$0.001 \ 0.170$.170 0.013	3 0.009 0.	0.025	-	DR3	309	352	0.225
							DR5	388	401	
Aluminum	c:	Ea	<i>C</i>	Ma	Ma	7	T	Yield Strength	Tensile Strength	Thickness
(A2004)	51	ге	Cu	IVIII	Mg	Zn	Temper	/MPa	/MPa	/mm
(A3004)	0.30	0.40	0.21	1.00	1.00	0.22	H19	279	309	0.280

Table 1 The specification of testing materials

 Table 2
 The specification of surface treatment

			Subst	trate		
Sample No.	Matorial	Tompore	Si	urface treatm	ent (both side)	
	Material	Temper -	Primary cos	ating	Secondary co	ating
T1	TFS	T-1CA				
T2	(Electro	DR3	Metal chromium	120mg/m^2	Chromium oxide	15
Т3	chromium	DR5	Cr ^o		(Cr ^{ox})	mg/m ²
Τ4	coating)	T-1CA		420mg/m^2		
S1	Tin Plate	T-1CA	Sn	0.12g/m ²	Chromium oxide / Metal chromium	8 / 7
S2			Sir	4.00g/m ²	(Cr ^{ox} / Cr ^o)	mg/m ²
NS1	Ni-Sn			0.56g/m^2		
NS2	plating	T-1CA	(Ni+Sn)	1.68g/m^2	No passivat	tion
NS3	sheet			5.00g/m^2		
А	Aluminum	H19	chromiu	m - phospha	te chemical treatmen	ıt
CL-S (Steel base	Steel sheet	T-1CA	Metal chromium Cr ^o	120mg/m^2	Chromium oxide Cr ^{ox}	15 mg/m ²
CLAD material)	Alminum foil	0	phenol	- zirconium	chemical treatment	
CL-A	Alminum sheet	H19	chromiu	m - phospha	te chemical treatmen	it
(Aluminum base CLAD material)	Iron foil	-	Metal chromium Cr ^o	120mg/m ²	Chromium oxide Cr ^{ox}	15 mg/m^2

		Cr ^{ox}
Conting	Cr	o
composition	Steel	sheet
1		
	Sample T1~3	Sample T4
Chromium Oxide Cr ^{OX} / _{mg/m²}	15	15
Metal Chromium Cr ^o / _{mg/m²}	120	420

Fig. 1(a) The coating composition of TFS (Tin Free Steel, ECCS)



Fig. 1(c) The coating composition of Ni-Sn alloy coating steel



Fig. 1 (b) The coating composition of Tin Plate



Fig. 1(d) The cross section composition of sheet-foil clad materials

記す)をラミネート金属板用の基材として用いた.以下, クラッド材は接合する基材の厚い方をベース金属と見なし, 鋼板とアルミ箔のクラッド材を鋼板ベースクラッド材、ア ルミ板と鋼箔のクラッド材はアルミベースクラッド材と記 す. 鋼板ベースクラッド材に用いたベースの鋼板はTable 2に示したSampleT1のTFSであり、アルミ箔は純アルミ 系のO材である. また, アルミベースクラッド材に用いた ベースとなるアルミ板はTable2に示したSampleAのア ルミニウム合金板であり、鉄箔(Iron Foil, IF)は電鋳箔 を用いた. 作製した2種類のクラッド材はともに接合した 段階では箔側表面は表面処理を施していないので、基材と 箔をクラッドした後に箔側に表面処理を施した。鋼板ベー スクラッド材のアルミ箔側にはフェノールジルコニウムの 表面処理, アルミベースクラッド材の鉄箔側表面にはTFS 相当のクロムめっきを施した.基材の構成をTable2, Fig. 1(d)に示す.

2.1.2 ラミネート金属板

製缶試験に供したラミネート鋼板は、ポリエチレンテレ フタレート/イソフタレート共重合樹脂(PET/I)の無 延伸フィルムを熱融着して作製した.これらのポリエステ ル樹脂フィルムは缶外面側には厚さ16µmの白色フィルム、 缶内面側には厚さ28µmの透明フィルムを用いており、基材 と熱融着により積層してラミネート鋼板を作製した後、パ ラフィン系ワックスを静電塗油し、製缶試験に供した.

2.2 製缶試験

製缶試験は、ラミネート鋼板から円形のブランクを打ち 抜き、浅絞りカップを作製するカッピング工程と作製した 浅絞りカップを再絞り後しごき加工するボディメーカの2 工程からなるプレス加工により製缶を行った.以下にカッ ピングおよびボディメーカでの製缶工程を示す.

2. 2. 1 カッピング

カッピングは, 機械プレスTPL45Si (公称能力441kN, AMADA社製) にて加工速度60spmで行った. **Table 3** に カッピング工程の加工条件を示す.

Table 3 The condition of the drawing process (Cupping)

Punch diameter /mm	91.0
Drawing ratio	1.54
Blank holder force /kN	25
Drawing speed /spm	60
Drawing temperature /°C	RT

2. 2. 2 ボディメーカ

再絞りしごき加工は、ボディメーカ(型式B3-26, ㈱東 洋食品社製)を用いて液体潤滑剤(クーラント)を使用し ないドライ条件下にて100spmの加工速度で行った.ボディ メーカでの再絞りしごき加工はTable4の条件にて行い, しごき加工缶上端部の厚み減少率(リダクション率/%)** を10~30%の間で変更した.

*ここでの缶上端部のリダクション率は、しごき加工して いない再絞り缶の上端部厚みからの厚み減少率であり、一 般に用いられる加工前の板厚に対するリダクション率とは 異なる.

 Table 4
 The condition of the redraw & wall ironing process (Body Maker)

Punch diameter /mm	66	
	Punch	55
Tool temperature/°C	Redraw	30
	Ironing die	40
Speed /spm	100 (single	shot)

2.3 評価方法

2.3.1 成形缶のPETへア

成形缶の評価はPETへアの状態は目視,光学顕微鏡また は電界放射型走査電子顕微鏡 (FE-SEM; Field Emission Scanning Electron Microscope) による外観観察および 断面観察により評価した.

2.3.2 フィルムと基材の密着強度

基材に対するフィルムの密着性は、180°ピール試験により基材に対するフィルムの剥離強度を測定することで評価した⁸⁾. 180°ピール試験にはFig. 2に示すような試験片を用いて、引張試験機(オリエンテック製テンシロン万能試験機 RTC-1210A)により、試験速度0.17mm/sにて室温(25°C)でフィルムのみを剥離させたときの荷重をフィルムと基材の密着強度とした.



Fig. 2 Model of 180° peeling test

2.4 引張試験

2.4.1 供試材

(1)フィルム

ラミネート前のフィルムから切出した幅5mm×長さ40mm の短冊状の試験片について,引張試験機(オリエンテック 製テンシロン万能試験機 RTC-1210A)を用いて,試験速 度3.3mm/s,温度75℃で行った.

(2)基材およびラミネート材料

基材およびラミネート材料の引張試験は,JIS Z 2241金 属材料引張試験方法によるJIS 5 号試験片を作製し,引張 試験機(オリエンテック製テンシロン万能試験機 RTC-500)を用いて,試験速度0.17mm/sにて室温(25℃)で行った.

2.4.2 缶側壁

(1)フィルム

フィルムの引張試験は、ラミネート前のフィルムから切 出した幅5mm×長さ40mmの短冊状の試験片について、引張 試験機(オリエンテック製テンシロン万能試験機 RTC-1210A)を用いて、標点間距離20mm,試験速度3.3mm/s, 温度75℃で行った。

(2)基材

基材の引張試験は、缶壁から幅15mm×長さ45mmの短冊状 に切出し、フィルムをはく離した試験片について、引張試 験機(オリエンテック製テンシロン万能試験機 RTC-500)を用いて,試験速度0.17mm/sにて室温(25℃)で行った。

3. 結果および考察

3.1 PETヘアに及ぼす材料強度の影響

Fig. 3にFE-SEMにより観察した缶上端部の内面側フィ ルムの状態を示す。基材が鋼板、アルミ板に関わらず、何 れの場合もラミネートしたフィルムが缶上端部より外側へ 押出されている. 基材がTFSであるSample T1~3では, 缶上端部のリダクション率の増加に伴ってラミネートした フィルムへのダメージが大きくなっており、缶上端部リダ クション率が15%以上では調質度によらず全ての条件で フィルムが破断してPETへアが発生している. また, 基材 のより軟らかいT-1のラミネート鋼板(Sample T1)では、 他のDRテンパーの2種類と比較してしごき成形でのラミ ネートフィルムの損傷が少なく, PETへアが軽減されてい る. これに対して、アルミ板のラミネート材Sample Aで は同じ厚みのPETフィルムをラミネートしているにも関わ らずPETへアは発生していない.このように缶上端部では, パンチの進行方向に対して後方側に材料を拘束するものが ないため構成材料の材料強度により基材、PETフィルムの 変形量が異なり、基材に比べて材料強度の低いPETフィル ムが選択的に変形するものと推測される。そこで、各成形 工程での基材およびフィルムの強度特性を調査した. Table5に各成形工程での基材および缶側壁内面側のフィ ルムの強度を示す. Fig. 3のPETへアの状態は, Table5 の再絞り缶 (Redraw can wall)の側壁強度との相関が高 く,基材強度の上昇に伴いPETへアが発生しやすいことが 分かる.また,前述の缶上端部での各構成材料の変形挙動 と併せて考察すると,基材が鋼の場合はラミネートした フィルムと基材の強度差が大きく缶上端部近傍では基材に 対して強度の低いフィルムが選択的に変形し,その結果缶 上端部直下でフィルム自体が破断してPETへアになると考 えられる.

PETへアに及ぼす材料強度の影響についての確認のため 鋼板ベースクラッド材(鋼板とアルミ箔のクラッド 材,Sample CL-S),アルミ板ベースクラッド材(アルミ板 と鉄箔のクラッド材,Sample CL-A)のラミネート材を ボディメーカにてリダクション率20%しごき成形した後の 缶上端部FE-SEM写真をFig.4に示す.鋼板ベースクラッ ド材では,缶の内面外面ともにフィルムが破断しており, PETへアが発生した.これに対して,アルミ板ベースのク ラッド材では,缶の内面外面ともにリダクション率20%の しごき成形後もPETへアは発生していない.Fig.5に前記 試験後の缶側壁断面の写真を示す.鋼板ベースクラッド材 では前述の通り缶内面側のフィルムが破断してPETへアと して脱落していることに加えて,鉄箔に比べて強度の低い アルミ箔もフィルムと同様に後方に押出されているのが分 かる.アルミ板ベースのクラッド材では,鉄箔側(内面側) の基材とフィルムの密着力が弱いため,フィルムが後方に 押出されているがフィルムが破断するまでには至っておら ず,材料強度の高い鉄箔はアルミ基材よりも変形量が小さ いことが分かる.



Fig. 3 SEM micrograph of the surface of can top edge(inside)

			-	-				-		
			Lamina	ted sheet	Cup	wall	Redraw	can wall	DWI ca	n wall [%]
Sample No	Matarial	Tempar	Yield	minated sheet Cup wall Redraw can wall DW eld Tensile Yield Tensile Yield Tensile Yield ngth Strength Strength <t< td=""><td>Yield</td><td>Tensile</td></t<>	Yield	Tensile				
Sampre No. Materia	Wateria	raterrai Tempar	Strength	Strength	Strength	Strength	Strength	Strength	Strength	Strength
			/MPa	/MPa	/MPa	/MPa	/MPa	/MPa	/MPa	/MPa
T1		T-1CA	247	351	394	427	460	475	619	648
T2	TFS	DR3	315	349	427	453	504	518	666	687
T3	TFS	DR5	400	413	437	475	499	513	652	672
Α	A3004	H19	220	255	217	284	282	293	292	313
T1	Inside film	-	-	36	-	48	-	63	-	156
А	Inside film	-	-	38	-	47	-	54	-	158

 Table 5
 Mechanical properties of the materials after each process

*Reduction ratio of can wall from original thickness (base gauge) =58%



Fig. 4 SEM micrograph of the surface of can top edge, 20% reduction ratio

東洋鋼鈑 Vol.36



Fig. 5 Sectional view of the surface of can top edge, 20% reduction ratio

3. 2 PETへアに及ぼす基材とフィルムの密着強度の影響

Table6に基材の表面処理を変更したラミネート供試材 について製缶試験したときの各成形工程での基材とフィル ムの密着強度の関係を示す。Table 6 のフィルム剥離強度 の値で網掛けになっている数値は、フィルムが剥離できず に破断したものであり, 基材とフィルムの密着力がフィル ムの破断強度以上であることを示している。TFS, ぶりき のラミネート材に関しては、加工前が基材とフィルムの密 着力が最も高く、成形が進むに伴って密着強度が低下する 傾向にある、とくに、ぶりきラミネート材では成形に伴う 基材とフィルムの密着力の低下が大きいことが分かる. TFS, ぶりきに比べてニッケルと錫の合金めっきしたラミ ネート材では、成形に伴う基材とフィルムの密着力の低下 がほとんど見られず、ボディメーカでのしごき成形後の缶

側壁についても十分な密着力が保たれており、密着強度は フィルムの破断強度以上である. また, Fig. 6にはボディ メーカにて缶上端部のリダクション率が20%となるように 成形したときの缶上端部の外観写真を示す。TFS, ぶりき ではしごき成形によりPETへアが発生しており、PETへア の程度は基材とフィルムの密着力の低下とともに悪化して いる。これに対して、ニッケル錫合金めっきしたラミネー ト材の場合、成形後の密着力低下がみられないサンプル (Sample NS2, NS3) については缶上端部のリダクショ ン率20%のしごき成形を行ってもPETへアが発生しない. 以上のような缶側壁のフィルム密着強度向上によるPETへ ア低減の効果は、缶側壁の密着力がフィルム強度より高い ためフィルム自体が選択的にパンチの進行方向に対して後 方側に押出されにくいことによるものと考えられる.

		TableO	minuence	the auto	esion specifica	tion of su	lace fied	unent		
			S	ubstrate			I	Peel strengt	h /N/15mm	
Sample No.	Motorial	Temper		Surface trea	tment (both side)		Laminated	Cup wall	Redraw	DWI
	Wateriai	remper	Primary p	lating	Secondary	plating	sheet	Cup wan	can wall	can wall
T1	TES	т 1СА	Metal	120mg/m^2	Chromium	15	19.6	21.6	18.9	14.8
T4	115	I-ICA	chromium Cr ^o	420mg/m ²	oxide Cr ^{ox}	15 mg/m	21.1	16.7	17.4	15.0
S1	. Tin Plata	Т 1СА	Sn	0.12g/m ²	Chromium oxide /	$8/7$ m $_{2}/m^{2}$	18.4	7.7	15.2	12.1
S2	Thirlate	I-ICA	511	4.00g/m ²	(Cr ^{ox} / Cr ^o)	8 / / mg/m	17.4	5.9	14.2	9.1
NS1	Ni-Sn			0.56g/m ²			17.2	16.9	16.9	15.3
NS2	coating	T-1CA	Ni+Sn	1.68g/m ²	No passiv	ation	18.4	25.8	22.9	20.9
NS3	sheet			5.00g/m^2			15.7	22.1	22.6	22.1
А	Aluminum	H19		chromiu chemic	m - phosphate al treatment		14.8	12.6	9.6	3.0

able 6	Influence	the	adhesion	specification	of	surface	treatment
ableo	minuence	uie	aunesion	specification	01	suitace	ueaunem

[%]hatching:Film breaking (Film strength < Adhesion)

TFS(Tin Free Steel)	Tin Plate	Ni-Sn Plating
PET-Hair	and the second	The second se
Sample T1:Cr ^o =120mg/m ² , Cr ^{ox} =15mg/m ²	Sample S1; Sn =0.12g/m ² , $Cr^{ox} = 8mg/m^2$	Sample NS1:Ni+Sn =0.56g/m ²
i All	L.J.S.F.	
Sample T4:Cr ^o =420mg/m ² , Cr ^{ox} = 15mg/m ²	Sample S2: Sn =4.00g/m ² , $Cr^{ox} = 8mg/m^2$	Sample NS2:Ni+Sn =1.68g/m ²
_	_	and the second
	_	Sample NS3 · Ni+Sp = $5.00a/m^2$

Fig. 6 Influence of surface treatment(film adhesion) on PET-Hair(can inside)

ポリエステル樹脂ラミネート鋼板のDI製缶技術の確立-PETへアに及ぼす材料特性の影響-



Fig. 7 SEM micrograph of the can wall surface of substrate removed laminated film(inside)



Fig. 8 Effect of using thinner film on reducing of PET-Hair

このようなニッケル錫合金めっきラミネート材の基材と フィルムの密着力を向上させるメカニズムを検証するため にめっき後の基材表面およびしごき成形後の缶側壁の基材 表面をTFSのめっき表面および缶側壁の基材表面と比較し てFE-SEMにて観察した.Fig.7に示すようにニッケル 錫合金めっき後の基材表面には、0.3µm以下の微細な突起 が均一微細に分布している.また、缶側壁の基材表面では めっき皮膜自体が極めて微細に割れている様子が観察され た.このようにニッケル錫合金めっきした基材の表面形態 のアンカー効果により、しごき成形後も十分なフィルム密 着力が得られたものと推測される.これに対して、TFSで はめっき皮膜が約50nmと非常に薄膜であるため、めっき 後の基材表面形態の変化は極僅かであり、成形後の缶側壁 もまた同様である.

3. 3 PETへアに及ぼすフィルム厚みの影響

Fig. 8 に厚みの異なる2種類のフィルムラミネート材 のしごき成形試験結果を示す.図のようにラミネートする フィルム厚みを薄くすることにより,しごき成形の過程で 材料強度が低く選択的に変形するフィルムの体積を小さく できるため,PETへアを低減できることが分かった.つま りフィルムと基材の密着強度が等しい場合,しごき成形に よるせん断力が作用するフィルム表面と基材へのフィルム の密着力を発現する基材とフィルムの接合面の距離が近い 方がしごき成形のせん断力に対するフィルムの変形抵抗が 向上するためと考えられる.

4. 結 言

ポリエステル樹脂ラミネート鋼板をDI缶へ適用にする 上で課題となる缶上端部の糸状のフィルムくず(PETへア) に及ぼす基材強度,基材とフィルムの密着力,フィルムの 厚みなどの材料特性の影響について検証した.

得られた結果をまとめると以下の通りである.

- (1)缶上端部ではパンチ進行方向に対して後方側に材料を拘 束するものがないため、金属である基材に比べて強度の 低いポリエステルが選択的に変形する.このような現象 は基材が鋼板の場合とくに顕著であり、ラミネート鋼板 のDI成形におけるPETへア発生の要因となる.
- (2)表面処理により基材と缶側壁のフィルムの密着強度を向 上させることにより、缶上端部フィルムの選択的変形を 軽減し、フィルムがパンチ進行方向に対して後方に押出 されにくくなるためPETへアを低減できる。
- (3)ラミネートするフィルム厚みを薄くすることにより、しごき成形の過程で材料強度が低く選択的に変形するフィルムの体積を小さくできるため、PETへアを低減できる.

引用文献

- わが国における缶用表面処理鋼板の技術史,日本鉄鋼協会, (1998),129
- 2) 志水慶一, 表面科学, 56 (2001), 93
- 3)田中厚夫,英 哲広,古城治則,乾 恒夫,鉄と鋼,72 (1986),301

- 4)小林 亮,小林具実,今津勝宏,平成5年塑性加工春季講 演会講演論文集,(1993),581
- 5) 志水慶一,田辺純一,国繁文男,池田保之;東洋鋼鈑,32 (2000),9
- 6)森田俊一,岩下寛之,田中厚夫,寺内文子:鉄と鋼,86 (2000), 171
- 7)田屋慎一,岩元暢宏,池田保之,有松裕治,志水慶一:東 洋鋼鈑,33 (2002),23
- 8) 中林美保,石田正説,松原政信,小林 聡,林田貴裕,毎 田知正:東洋鋼鈑,35 (2004),1

表面活性化接合法を用いた AI / AIクラッド材の密着性調査

劉 華南*·南部光司*·岡山浩直*2

Investigation of Adhesion in Al / Al Clad Materials by Surface Activated Bonding Method Huanan Liu, Kouji NANBU and Hironao OKAYAMA

Synopsis : We have developed a new cladding process by the surface activated bonding (SAB) method. In this process, the surface of materials to be bonded are cleaned and activated by argon (Ar) ion sputter etching, and then immediately rolled together with low distortion at room temperature in a vacuum condition.

In this study, we prepared aluminum (Al) foil of 27μ m thickness and an Al sheet of 1 mm thickness as raw materials and fabricated a series of clad samples with different Ar ion etching time and rolling load conditions in a constant vacuum degree.

It was found that the bonding strength of the Al / Al clad samples increased with increasing the Ar ion etching time and rolling load. In the observation of the interface between Al foil and Al sheet by means of focused ion beam (FIB) and transmission electron microscope (TEM), an amorphous-like oxide layer with 20nm to 40nm thickness was formed in the case of the clad samples cladded under the conditions that the Al oxide layer on the raw materials remained. It is considered that adherence between Al and Al oxide or between Al oxide and Al oxide occurs when only the adsorption layers on the surfaces to be bonded are removed by Ar ion etching.

Keywords : clad, roll, vacuum, aluminum, bonding strength, interface

1. 緒 言

クラッド材は、材質が異なる金属を接合し、それにより 新しい機能を付加させた材料であり、古くから電子機器や 耐食用途など多くの分野で多用されている¹⁾.

従来のクラッド製造方法,例えば熱間圧延法,冷間圧延 法,拡散接合法,溶接肉盛り法及び爆着法等では,金属そ れぞれの特性を十分に活かしたクラッド材の製造が困難な ことが多い.この問題を克服するために,当社では低歪み 常温接合によるクラッド材を開発した^{2~5)}.これは真空 中で材料の表面を活性化処理した後に,低歪みで圧接する 工法であり,特長として(1)クラッド前後での素材の機械的 特性を維持することが出来る,(2)接合界面が平坦,(3)界面 に合金相が形成しない等が挙げられ,現在様々な金属を組 合せたクラッド材が製造されている. 本工法では,材料の組合せによってクラッド装置内の真 空度,圧接前の表面活性化処理,クラッド圧接条件等の製 造条件を最適化している.そのため,各素材の諸特性や材 料間の密着状態を把握しておくことは,クラッド密着性を 十分確保し、安定した製造を行っていく上で重要なことで ある.

本研究では,アルミニウム箔(Al箔)とアルミニウム板(Al 板)を用い,クラッド材の製造プロセスである表面活性化 処理及びクラッド圧接荷重が密着性に及ぼす影響,及びこ のクラッド材の密着メカニズムについての調査を行った.

2. 実 験

2.1 供試材

クラッド素材には厚み27µmのAl箔 (JIS A1050) 及び厚み1mmのAl板 (JIS A3003) を用いた.

^{*} 技術研究所 副主事

^{*2} 技術研究所 グループリーダー

2.2 クラッドサンプルの作製方法

クラッド材の作製はFig.1に示すような単板式クラッ ド装置を用いた。この装置は高周波イオンエッチング室と 圧接室から構成されている。用意したA4サイズのAl箔及 びAl板をアセトンにて洗浄後、それぞれカセットに装着 し、上電極及び下電極に取り付けた。その後真空引きを行 い、1×10-3Paに到達した所で装置内に0.3PaのArガスを 導入し、Al箔、Al板の両サンプルともRF(Radio Frequency) 出力を700Wに設定してプラズマエッチングを行った(以 下、RFプラズマエッチングをエッチングとする). 尚, 本 装置を用いて, Arガス圧が0.3Pa, エッチング出力が700 Wの条件でのAlのエッチングレートは約1nm/min. で ある.エッチング終了後,Arガス導入を停止,上電極側 カセットを下降し、上下カセットを重ね合わせて圧接室へ 移動し、カセット内に装着してあるAl箔/Al板サンプルを クラッド圧接した. 圧接後は装置内を大気開放, クラッド サンプルを取り出し,種々の形状に加工後各測定に供した。 本研究においては、エッチング時間及びクラッド圧接時の 圧接荷重を変化させ、クラッドの密着性への影響を調査し た.





2.3 評価方法

3.1 オージェ電子顕微鏡及びX線光電子分光分析 による深さ方向の元素分析

使用したAI箔及びAI板サンプルの酸化皮膜厚みや化学 結合状態を分析するため、オージェ電子顕微鏡(AES: Auger Electron Spectroscopy,日本電子(株製JUMP-7000) 及びX線光電子分光分析装置(XPS:X-ray Photoelectron Spectroscopy,日本電子(株製JPS-9200)を用い、深さ方 向の元素分析及び化学結合状態を分析した。

2.3.2 ピール強度測定

Al / Alクラッド材の密着力評価として、180°ピール試験 (JIS C 6471)を行った.

2.3.3 電子顕微鏡観察

集束イオンビーム加工観察装置 (FIB: Focused Ion Beam, 日本電子(㈱製JEM9320FIB) 及び透過型電子顕微鏡 (TEM: Transmission Electron Microscope, 日本電子(㈱製JEM-2010F) により, Al/Alクラッドの界面観察を行った. TEM においては, 付随のエネルギー分散型X線分析装置(EDX: Energy Disperse X-ray) により, 元素分析を行った.

2.3.4 接合面の変形調査

クラッド後における接合界面の形状(圧接後のAl箔と Al板の表面形状)を確認するため、クラッド圧接機を通し たAl箔及びAl板の接合側の表面粗度をレーザー式超深度 形状測定顕微鏡(㈱キーエンス製VK-8510)にて測定した. また表面観察には走査型電子顕微鏡(SEM:Scanning Electron Microscope,日本電子(㈱製JSM-840A)を用いた. 尚、本実験では、圧接後のAl箔とAl板の表面粗度の変化 を調査することが目的であり、圧接後にAl箔とAl板を分 離できなければならない.従って、クラッド前のエッチン グ処理を行わずに、Al箔とAl板を重ねた状態で圧接ロー ルを通してサンプルを作製した.また接合面観察用には、 予めAl板表面に12nm及び30nm厚の金(Au)蒸着を施し たものを用い、上記表面粗度調査のサンプルと同様の方法 でサンプルを作製し、通板後の蒸着膜の変形状態を観察し た.

3. 実験結果及び考察

3. 1 AI素材の表面調査

Fig. 2はAl箔及びAl板表面のオージェ電子分光分析に よる深さ方向の元素分析 (Depth profile (デプスプロファ イル))結果を示している。両材料とも表面からカーボン (C), 酸素(O) 及びAlが存在する. Cについては, 2nm 深さまでに強度は低下し、以後一定の値となる。これは表 層に付着しているコンタミネーション (contamination) であると考えられる. 0はその影響で強度が一旦上昇する が、Cの消滅後は深さ方向に進むにつれ低下する。一方Al は深さ方向に進むつれ、その強度は上昇する。また両材料 においてO, Alともに、約40nm深さでその量は一定となり、 本実験に使用したAl材のAl酸化皮膜厚みは約40nmである ものと推定される. Fig. 3には代表としてXPSによるAl板 表面の結合ピーク測定結果を示す.表層から深さ方向にか けて、結合エネルギー75.8eVの位置に化学結合でAlO (OH) と推定されるピークとAl金属結合ピーク(72.7 eV) が確認される⁶⁾. AlO (OH) ピークは, エッチング 時間とともに低下する。一方Al金属結合ピークは増加して いく。一般にAl表面は、金属素地に1nm厚のAl₂O₃バリ ヤー層ができ、その上に大気中の水分などを吸収して成長 した自然酸化皮膜が形成されることが知られており7)、本 実験使用材においても水和物を有する皮膜が形成されてい ることがわかる。また、この皮膜を深さ方向に見ていくと、 AlO (OH) 結合ピークが減少し、Al金属結合ピークが増 加していく.これは、自然酸化皮膜は金属過剰型のn型半 導体で、過剰金属イオン濃度は金属素地側で多くなる濃度 勾配を持っていると考えられており⁸⁾、本分析結果におい ても、使用したAI材料表面の酸化皮膜は、そのような形態 になっているものと考えられる.



Fig. 2 Depth profiles of Al raw materials obtained by AES: (a)27µm thickness Al foil and (b)1mm thickness Al sheet



Fig. 3 Transitions of Al binding energy peaks obtained by XPS analysis on 1mm thickness Al plate surface

3.2 エッチング処理時間が密着性に及ぼす影響

Fig. 4に, エッチング出力が700W, 圧接荷重が0.58kN /mmで作製したAl / Alクラッドサンプルのエッチング時間 とピール強度との関係を示す. Fig.4中の横軸のエッチン グ時間表示下には,併せてそのときの残留酸化皮膜厚みも 表示している.エッチング時間が5min.の場合,ピール 強度は6.0N/cmであったが,処理時間を長くするとともに ピール強度は上昇し,表面酸化皮膜を完全除去した45 min. では11.3N/cmと約2倍に上昇した.

またFig. 5に、これらサンプルの接合面付近をAESに よって酸素のデプスプロファイルを取った結果を示す. エッチング時間が5、15min. で作製したクラッド材の 接合界面では、酸素のピークが確認できるが、エッチング 時間が長い45min. で作製したサンプルでは、酸素ピーク は消滅した.また残留酸素の界面の分布領域は200~400 nmであるが、これはAl板の表面粗度Raが380nmとほぼ同 程度であり、表面粗さに起因した幅が現れているものと考 えられる.このように、表面酸化皮膜を完全に除去して露 出した金属面同士の接合では高いピール強度を示す.一方 エッチング時間が5~15min.とAl表面に酸化皮膜が十分 残っている状態での接合でもピール強度は低いものの密着 することがわかった.



Fig. 4 Relationship between peel strength of Al / Al clad materials and Ar ion etching time. The thickness of the residual Al oxide layer after etching is shown on the horizontal axis



Fig. 5 Depth profiles of oxygen concentration at the interface of Al / Al clad materials treated by different etching time, measured by AES

3.3 圧接荷重が密着性に及ぼす影響

Fig. 6にエッチング出力が700W, エッチング時間5 min. (Al酸化皮膜残留厚み約30nm)でのAl/Alクラッド サンプルの圧接荷重とピール強度との関係を示す. 圧接荷 重が0.34kN/mmの場合, ピール強度は0.91 N/cmであった が, 圧接荷重が高くなるとともにピール強度は上昇し, 0.77 kN/mmでは9.41 N/cmとなった. このようにAl表面に酸化 皮膜が残っている状態での密着力は, 圧接荷重の上昇とと もに向上していく. Fig. 7 にFig. 6 で作製したサンプルの 圧接による伸びと圧接荷重との関係を示す. 荷重が0.42 kN/mmの場合, 伸びは1%以下であり, 0.77kN/mmの場合 においても伸びは3.6%であった.

このようにサンプルの伸びは、圧接荷重の増加に伴い増

加し、これに伴いピール強度も上昇することになる. この 傾向は、加工度の増加とともに接合面において金属活性面, いわゆる新生面の発現が増加するためと予想される. しか し本実験での圧接荷重は最大でも0.77kN /mmであり、伸 びも3.6%と小さい. よってこの単純な伸びで発現する新 生面は僅かと考えられる.

そこで, 圧接時の接合面の変形状態について調査を行った.



Fig. 6 Relationship between peel strengh of Al / Al clad materials and rolling load during cladding process



Fig. 7 Relationship between elongations of Al / Al clad materials occurred by rolling and the rolling loads during the clad process

3. 4 AI / AIクラッド材圧接時の接合面変形調査

Fig.8にAl箔/Al板圧接後の接合面の表面粗度と圧接荷 重との関係を示す。Al箔のクラッド圧接前の表面粗度は Raで0.8µmと比較的大きく、また硬度はビッカース硬度で Hv20と非常に低い。一方Al板はRaで0.38µmとAl箔に比べ 表面粗度は小さく、また硬度はHv67と高い。圧接荷重の 増加とともに、Al箔の表面粗度は低下するが、Al板は0.38 µmのままであり、圧接荷重が0.34kN / mmでAl箔の表面 粗度はAl板と同値となった. これはAl箔表面がAl板表面 に追従、変形して密着するためと考えられる. Fig. 9 に Al箔とAu蒸着を行ったAl板を重ね合わせて、0.34kN /mm (伸び0.5%)及び0.77kN/mmの圧接荷重(伸び3.6%)に て通板したときの接合面のSEM像を示す。Au蒸着膜厚が 30nmで, 圧接荷重を0.34kN / mmで通板させた場合 (Fig. 9(a)), Au蒸着膜面にほとんど変化は見られないが,同じ 蒸着膜厚で圧接荷重を0.77kN / mmで通板させた場 (Fig. 9(b))、面積では僅かな範囲であるが、圧延方向に沿って、 蒸着膜の剥離が観察された。またAu蒸着膜厚を12nmと薄 くし0.77kN / mmで通板した場合 (Fig. 9(c)), 剥離した



Fig. 8 Transitions of surface roughness of 27µm thickness Al foil and 1mm thickness Al sheet by the change of rolling load



Fig. 9 SEM images of the inner side surface of Au deposited Al sheet after rolling with Al foil. The samples were produced without Ar ion etching before rolling because of peeling the Al foil from the Al sheet easily(a)30nm thickness of Au deposition and rolled at the load of 0.34kN /mm.

(b)30nm thickness of Au deposition and rolled at the load of 0.77kN /mm.

(c)12nm thickness of Au deposition and rolled at the load of 0.77kN /mm.

面積は30nm厚のときと比べ増加した.これはクラッド圧 接時,接合面同士の擦れにより起こったものと考えられる. 低圧接荷重ではその力は弱く,接合面に変化はないが,圧 接荷重が増加すると剥離が発生し始める.また膜厚が薄く なるとその剥離領域は増加しており,このような現象は, AI酸化皮膜の場合においても起こっていると考えられる. つまりクラッド圧接条件であるエッチング時間や圧接荷重 が増加していくと,一部の領域に酸化皮膜の脱離,剥離が 起こり,それにより金属新生面が出現していることが予想 される.しかしながら本実験のような最大伸びで3.6%程 度の低荷重条件において,新生面の発生が広い領域で起 こっているとは考え難い.本実験のAI/AI接合界面では, 金属面同士 (AI/AI),金属/酸化皮膜(AI/O-AI)及び 酸化皮膜同士 (AI-O/O-AI)の3種類の接合が考えられ るため,それらの接合強度についての比較調査を行った.

3.5 酸化皮膜がピール強度へ及ぼす影響

Fig. 10は酸化皮膜の残留がピール強度へ及ぼす影響を示している. 左側の値はAl箔, Al板両表面の吸着層及び酸化皮膜をエッチングで完全に除去してクラッド圧接した, つまり金属面同士による接合(Al/Al)のピール強度を示す. 中央の値は, Al板表面は完全に酸化皮膜まで除去し, 一方Al箔表面は吸着層のみ除去する程度のエッチングを行い,酸化皮膜を残した状態で圧接(Al/(O-Al))したピール強度を, また右の値はAl箔, Al板両表面の酸化皮膜を残し圧接((Al-O)/(O-Al))したときのピール強度を示す. Al/Alのピール強度は11.3N/cmと高い値を示す. (Al-O)/(O-Al)及びA1/(O-Al)のピール強度も, それぞれ2.3及び8N/cmと金属活性面同士の接合に比べると低い値ではあるが、エッチング、即ち表面活性化処理を施すと, 密着力があること, 特にAl/(O-Al) 接合は比較的高いピール強度を持つことがわかった.

これらの結果から,酸化皮膜が残留した状態でクラッド 圧接した場合の密着状態は,金属面同士,金属と酸化皮膜 及び酸化皮膜同士の結合が混合した状態になっていること が予想される.特に本実験のような低圧接荷重条件では, 金属/酸化皮膜や酸化皮膜同士の結合が支配的になるもの と考えられる.



Fig. 10 Comparison of peel strength of Al / Al, Al / Al oxide and Al oxide / Al oxide clad materials

3.6 接合面観察

Fig. 11は、Al箔、Al板のエッチングを(a)、(b)それぞれ 700Wで5min. 及び45min. 行った後, 0.34kN/mmの 荷重で圧接したサンプルのFIB観察結果を示す.何れの接 合界面も低荷重による圧接のため平坦である。45min.エッ チング処理材 (Fig. 11(b)) では接合界面はAl箔とAl板が 直接接合しており、金属面同士の接合が成立していると考 えられる。一方5min.エッチング処理材の接合界面(Fig. 11(a)) には数十nm厚の白色層が確認される. Fig. 12にエッ チング条件700W×5min., 圧接荷重0.77kN/mmで作製し たサンプルのクラッド界面のTEM観察結果を示す。界面 には20nm~40nm厚の界面層の存在が確認される.この界 面層中には、一部酸化皮膜が脱離したと見られる島状の固 まりも観察される. Table 1 にEDX分析の結果を示す. 界 面層はAl箔やAl板の位置に比べ酸素濃度が約12at%と高い 値を示している。しかし、この酸素濃度の値は、Al酸化皮 膜(AlO(OH))の組成を考慮すると化学量論的には50 at%以上の高い値を示すはずであるが、そこまでには至っ ていない。これは酸化被膜中に過剰Alイオンが存在してい



Fig. 11 Cross sections of Al / Al clad materials observed by FIB : (a) etched for 5min.before cladding and (b) for 45min

ることもあるが,観察サンプル作製時,薄膜化のため長時間行ったArミリングによる損傷なども考慮される.また電子線回折像では,Al箔及びAl板領域では明確な回折スポットが現れるのに対し,界面層では非晶質特有のハロー回折パターンを示している.

高橋らは、10⁻⁵Paオーダーの高真空中でAl / Al接合を 行い、プラズマエッチング中、Al表面には残留H2Oの巻き 込みによる変質層(非晶質層)が形成され、強度は低下す るものの密着することを報告している⁹⁾.本実験において は、真空度がさらに低真空の10⁻³Paオーダーであること、 また酸化層が元々の素材が持つ自然酸化皮膜であるなど実 験における相違点はあるが、界面層の形成、また密着の成 立など類似した現象と考えられる.



Bright-field image of the interface of the Al/Al clad material

11 1 A	۲	- T T
Al foil	Interface	Al sheet

Electron beam diffraction patterns

- **Fig. 12** Bright-field image of the interface of the Al foil / Al sheet clad material and electron diffraction patterns by TEM
- Table 1
 Results of EDX analysis around the interface of Al foil / Al sheet clad material

			Unit: at%
element Point	AI	0	others
Al foil	96.1	3.2	0.7
Interface layer	86.7	11.9	1.4
Al sheet	96.4	3.3	0.3

4. 結 言

一般に市販されているAI箔及びAI板を用い,表面活性 化接合法によるAI / AIクラッド材をエッチング処理時間 やクラッド圧接荷重の条件を変え作製した.そのピール強 度の変化を180°ピール試験で,また接合界面の状態を AES, FIB及びTEMなどで観察,解析した結果,以下のよ うな知見が得られた.

- (1)10-3Paオーダーの高真空状態で,且つ材料表面の酸化皮 膜を十分に除去できていない状態で圧接してもAl箔/Al 板は接合し,そのピール強度はエッチング時間及び圧接 荷重の増加とともに上昇する.
- (2)AI箔/AI板クラッド圧接の場合、高表面粗度で低硬度の AI箔が低表面粗度で高硬度のAI板表面に沿って低荷重 で変形、密着する.酸化皮膜が残留している場合、圧接 荷重やエッチング時間の増加とともに、接合面の一部に 酸化皮膜の脱離や剥離が起こり、それによる金属新生面 の出現が予想される.
- (3)表面活性化接合法によるAI箔/AI板クラッドでは、従来から考えられている金属面同士の表面活性化接合が成立した場合、強い密着力を持つ.しかしAI金属面と残留酸化皮膜間や残留酸化皮膜同士でも、強度は金属面同士の表面活性化接合に比べ低いものの、酸化皮膜をベースとして形成される界面層を介し密着する.特に酸化皮膜が厚く残留した状態の接合では、AI金属/酸化皮膜,または酸化皮膜同士の結合への依存が高くなる.

引用文献

- 1) 西條謹二: 塑性と加工, 42 (2001), 191
- 2)大澤真司・吉田一雄・岡本浩明・礒部剛彦・西條謹二:東 洋鋼鈑,32 (2000),41
- 3) 大澤真司・吉田一雄・西條謹二:エレクトニクス, 3 (2002), 223
- 4) 須賀唯知:日本金属学会会報, 35 (1996), 496
- 5) 西條謹二・吉田一雄・礒部剛彦:溶接学会誌, 66 (1997), 571
- 6) Handbook of X-ray Photoelectron Spectroscopy JEOL p189
- 7)世利修美・境昌宏:空気調和・衛生工学,第79巻 第9号(2005),69
- 8) アルミニウム表面技術便覧 軽金属出版, p996
- 9)高橋 裕・高木秀樹・須賀唯知・B.Gibbesch・G.Elssner・ 坂東義雄:日本金属学会誌,55 (1991),1002

信号灯用ファイバーコートの開発

吉川雅紀*·東郷洋明*²·古城治則*³

Development of Fiber Coat (FC) for Traffic Signal Hood

Masanori Yoshikawa, Hiroaki Togo and Harunori Kojyou

Synopsis : Fiber Coat (FC), on which surface nylon66 fibers are piled by electrostatic transplanting method,

is one of the products in TOYO KOHAN. For the substrate of FC, several kind of metals in coil shape such as hot-dipped galvanized steel, stainless steel aluminum alloys and so on, are available.

FC products show many superior characteristics such as good appearance and soft touch like velvet, water absorption and nonflammable ability. FC is used for various products, for example duct or roof materials and panel heaters.

Recently we developed low light reflectance type FC for traffic signal hoods and commercialized this product.

Keywords : Fiber Coat, nylon66, low light reflectance, traffic signal hood

1. はじめに

ファイバーコート(以下FCと略)は、溶融亜鉛めっき 鋼板やアルミニウム、ステンレスなどのコイル状各種薄型 金属板に水系アクリルエマルジョン接着剤を塗布し、パイ ルと呼ばれる髪の毛ほどの太さのナイロン66短繊維を静電 植毛した製品である(Fig. 1).

FCは,表面に植毛してあるため,ベルベット調の外観 と手触り,毛細管現象による吸水性(保水量:400g/m³), 国土交通省の不燃材料認定取得などの特性により,ヒー ターの火傷防止用途や駅のプラットホーム屋根材(結露水



* 技術研究所 主事

- *2 技術研究所
- *3 技術研究所 グループリーダー

落下防止)として市場で使用されている1,2).

今回,上記の特性に加え,光の吸収性能を付与し,信号 灯のフード材として使用できるFCを開発したので報告す る.

2. 開発の経緯

道路に設置されている信号灯は,全国で車両用112万機, 歩行者用87万機(平成18年3月末)設置されており、近年, 電球の長寿命化(電球1年→LED6年)と消費電力削減(消 費電力:電球70w→LED15w/灯)を目的として,光源の LED化が推進されている.LEDは輝度が高いため,従来使 用されていた塗装品の信号灯フードでは信号灯のLED光を 反射する現象が認められた.この結果,本来見えてはなら ない角度から信号が見える現象が発生した.この現象は, 複数の道路が合流,分岐する地点に設置される信号灯では 信号灯の見間違えによる事故の原因となるため,塗装品信 号灯フードより光の吸収特性に優れ,なおかつ信号灯フー ドとして耐久性に優れる材料が求められた.

3. 開 発

光の吸収を、パイルに光が照射されると一部は吸収され、 反射した光も他のパイルに吸収されるという機構で捉え (Fig. 2),反射率に及ぼすパイル、接着剤の影響を検討 した.原板は、耐食性と軽量化を考慮し、A5052を使用した.



Fig.2 Light absorption surmise of FC

3.1 パイルの選定

3.1.1 パイル形状の影響

パイル形状(パイル長さ(mm),パイル径(1 dtex=0.1 g/1000m))を変化させ,光の反射率への影響を調査した。 使用パイルは,表面を染料で黒色に染色したものを用いた。 測定は日立ハイテク製分光反射率計 U-4100で350-800nm の波長範囲で行った。

パイルの形状を変化させると植毛密度が変化し、今回の パイル形状変更で、植毛密度は2.5万本/cmから20万本/cm まで変化した (Fig. 3).

この際の反射率をFig. 4 に示す.パイル形状を変更し, 植毛密度を10倍程度変化させても、反射率に大きな差異は 認められなかった.

また,各波長に対する反射率測定から,650nm以下の波 長では低い反射率を示すものの,650nm以上の赤色の波長 領域に関しては反射率が増加する傾向が認められた.

パイル形状(植毛密度)が,直接,反射率に影響しない ことが判明したが,このままでは信号灯の赤色を反射しや すいことになるため,パイル素材の改良を行うことにした.







3.1.2 パイル種類の変更

表面を染料で染色した現行パイルでは,可視光の赤色領 域での反射率が高いため,可視光全領域での光の吸収を目 的にして,パイルの中にカーボンブラックを混練したパイ ル(以下CBパイル)を開発し,検討を行った.

パイル形状の反射率に及ぼす影響がほとんど認められなかったため、CBパイルの形状は、汎用パイルの3.30dtex (20 $\mu m \phi$) ×0.8mmで固定して実験を行った.

CBパイルを用いた反射率測定の結果をFig.5に示す.

CBパイルを用いることにより,染色パイルでは十分で なかった赤色領域の光を吸収し,可視光全域で低い反射率 を得ることが出来た.



Fig.5 Reflectance of dyed-pile and CB-pile

3.2 接着剤の影響

3.2.1 接着剤色の影響

パイルの植毛される水系アクリルエマルジョン接着剤 は、グレー色を汎用品として使用している.

パイル部分で光が吸収されなかった場合,あるいは直接 光が接着表面に到達した場合を想定し,接着剤にカーボン ブラックを30wt%添加し,黒色化したサンプルを作製した. パイル植毛前後の反射率を測定し,接着剤色の反射率に及 ぼす影響を調査した。パイル植毛前の反射率をFig.6に 示す.カーボンブラックを添加した接着剤の反射率は,現 行のグレー接着剤より低いことを示した.

また, グレー, ブラックの接着剤にCBパイルを植毛し たサンプルの反射率をFig. 7に示す. 植毛後の反射率に は接着剤色による違いは認められず, FC表面に照射され た光は, パイル層により, ほとんど吸収されていると推測 された.

以上の結果より、この用途に使用するFCの仕様は、以下の様に決定した。

パイル:カーボンブラック混練パイル 3.30dtex(20µm φ) ×0.8mm

接着剤:グレー汎用品







4. 特性

4.1 光の吸収特性

信号灯用に決定したパイル仕様のFCと現在信号灯に使用されている塗装品の反射率を測定し、比較を行った(Fig. 8).

信号灯用FCは350から800nmの波長範囲での平均で 0.5%の反射率を示したが、現行塗装品の反射率は4%で あった.現行品は黒色のアクリル塗装品であったが、FC の植毛形状、光吸収面積の増加によりこの反射率の差が生 じたと考えられる.





4.2 耐候性試験

信号灯用FCサンプルの耐候性を調査するため,サンシャ インウェザーメーター (スガ試験機S80規格:JIS B 7753,1サイクル:102分間照射+(18分間照射&水噴霧), 黒体温度:63°C,湿度:50%)で3000hr経時(日照量:15 年間分 千葉県松戸市日照換算)した後の反射率を測定し た(Fig.9).

サンシャインウェザーメーター3000hr経時後も,反射率 に変化は認められず,パイルの脱落,接着剤層の剥離は認 められなかった.

Fig. 10にサンシャインウェザーメーター3000hr経時前 後でのパイル表面のSEM写真を示す.

パイル表面は,耐候性試験3000hr経時後も変化していないことが判明した.また,接着剤表面にも劣化は認められなかった.







Fig.10 Surface of piles after 3000hr sunshine weather meter

4.3 耐食性試験

塩水噴霧試験を信号灯用FCで1000hr実施したが,耐食 性に優れるAl5052を使用しているため,端面部分にも全く 錆は発生せず,接着剤変質も認められなかった。

屋外で信号灯として使用される際,切断面は剥き出しに なるが,海岸付近の屋外使用においても十分な耐食性を有 する.

4. 4 耐汚染性およびメンテナンス性調査

信号灯は、多くの車両が往来する屋外で使用されるため、 排気ガスなどで汚染される.そのため、年に一度程度、清 掃が行われるが、汚染された際の反射率変化と汚染の除去 方法について検討を行った. 4.4.1 排ガスによるモデル試験

ディーゼル自動車の排気管直後にサンプルを吊るし, 6 時間アイドリングさせ, 排気ガスの汚れを付着させた.

その後,汚染場所を電解水(商品名:クリーンシュ)で 清拭し,反射率変化を測定した.結果をFig.11に示す.

排気ガスで汚染されたサンプルでも反射率は低下せず, 特性は維持されることが判明した.

アイボリー色のパイルを用いて,ディーゼル車の排気ガ スで汚染したサンプルと付着した汚染物を洗浄したサンプ ルをFig.12に示す.

電解水で清拭することにより,排気ガスで付着した黒色 の汚れが除去される.設置された信号灯は1年に一回程度 この電解水を用いた清掃が施される.



Fig.11 Influence of auto emission pollution on reflectance of FC



Fig.12 Auto emission pollution test result

5. 信号灯加工FCと現行塗装品の比較

FCを実際の信号灯用フードに加工し、現行塗装品と反 射率比較を行った.

反射率をFig.13に,信号の点灯状態をFig.14に示す.

反射率は,信号灯用FC:0.66%,現行塗装品:4%前 後となり、信号灯用FCは現行品の85%減であった。

Fig. 14に示すようにFC品の方が、現行塗装品より光の 反射が少ない.



Fig.13 Compaeison of reflectance between FC and conventional paint



Painted signal hood

Fig.14 Appearance of actual signal hood under lighting condition

また、光源よりの距離を変えて照度計(コニカミノルタ 製 CL-200) で照度を測定した (Fig. 15). その結果を Fig. 16に示す.

LED光源より20mmまでは、照度に差はほとんど見られな いが、それ以上の距離では10ルクス以上の照度差が生じて おり、光源からの光の反射を現行塗装品よりも防止してい ることが示された.



Fig.15 Illuminance measuring point





6. まとめ

信号の反射を防止する信号灯フード材料として、カーボ ンブラックを混練したパイルを植毛することにより、可視 光全域で低反射率を示し,現行塗装品に比較し,反射率を 85%低下させることが出来た.また,耐食性,耐候性も優 れていた.

平成19年4月より警視庁に採用され、東京都の信号灯材 料として、現在置き換えが進められている。

- 1) 田畑和豊:塗装技術, 2 (2007), 41
- 2)藤村利夫:塗装技術, 2 (2007), 47

はんだ用プレコートアルミニウム板「サップレート (Solderable Aluminum Plate)」

河野俊輔*·吉岡 興*·友森龍夫*2

Pre-coated Aluminum Plate for Solder "SAPlate"

Shunsuke Kawano, Kou Yoshioka, Tatsuo Tomomori

Synopsis : Aluminum alloy excels in lightness and heat radiation, and it can be multi-used as the heat radiation material such as for heat sinks. However, heat radiation material using the aluminum alloy had a fault that joints by soldering can not be used. Then, we developed a pre-coated aluminum plate "SAPlate" that had a solderbility and began manufacturing in 2006.

Various soldering methods using lead-free solder can be applied on this product keeping the superior property of aluminum such as lightness and heat radiation. Moreover, it has excellent formability and anti-whisker property. On this paper we introduce a typical characteristic of SAPlate.

Keywords : pre-coated aluminum, heat-sink, lead-free, soldering, whisker

1. はじめに

パソコンに代表される電子機器製品の高速・高機能化の 流れは近年著しく早く進み,消費電力の増加に伴う発熱量 の増加の問題はますます無視できないものとなっている¹⁾. またこれらと同時に,製品の小型軽量化の動きもより一層 強くなっており,限られた面積で効率的に放熱することが 要求されるため,ヒートシンクに代表される冷却部材の重 要性が高まる一方である.このような中で,銅に次ぐ熱伝 導性を有しかつ,比重の小さなアルミニウム (銅の約1/3) とその合金は、電子機器製品向けの冷却部材にとって欠か せない放熱材料となっている.しかしながら古くから知ら れているように、アルミニウム及びその合金は、電子機器 部品の接続、固定に多用されるはんだ付けが非常に難しい という欠点があった(Fig.1)²⁾.このため、ヒートシン ク等の形状に加工されたアルミニウム合金を半導体やプリ ント基板等へ固定する際には、ネジ止めあるいは錫めっき された鋼線(ぶりき線)を足として介してはんだ付けする 等の方法を利用する必要があった(Fig.2参照).また、 従来のアルミニウム製ヒートシンクは、Fig.2に示したよ うな押出加工品が主流であり、薄肉化に限界があるため、





Fig. 2 Photograph of conventional heat sink

* 技術研究所 副主事

*2 技術研究所 グループリーダー

ヒートシンク自体の重量軽減は困難であった.

自然空冷下での放熱性には、基材の熱伝導性に加え、表 面積、さらに表面性状に依存する放射率が寄与するように なる¹⁾.このため、押出材よりも薄いアルミニウム板にて プレス加工により表面に凹凸を付けて表面積を増加させて 押出材と同等以上の表面積を確保できれば、薄肉化による ヒートシンクの軽量化が可能となる.そして更に、表面に はんだ付け性を付与出来れば、基板上へ固定する用途では 他の電子部品と同時にはんだ付けによる固定が可能となる といった利点が生じる.

当社では、家電製品のフレームやTVチューナー回路の シールドケースを初めとした加工後のめっきが不要となる はんだ用プレコート鋼板として、はんだ用STを開発・製 造してきた実績がある³⁾.そこでその知見を活かし、ヒー トシンクを中心とした冷却部材向けをターゲットとした表 面処理によりはんだ付け性を付与したプレコートアルミニ ウム板「サップレート (Solderable Aluminum Plate)」 を開発し、2006年より工業生産を開始した.本報では、こ のサップレートの主要特性について報告する.

2. サップレートの仕様と主要特性

サップレートの仕様と主要特性ならびに層構成をTable 1に示す.開発中のものを含めると、本製品を適用する用 途に応じて表面処理により付与する層構成を変えた3種の 仕様が存在する(各層の役割については後述).基材とし て利用可能なアルミニウム合金はA1100,A3104である. 現在の主力製品は、基材をA1100合金とし、鉛フリーはん だでのはんだ付け性が最も優れるタイプ2K(ニッケル/ 錫/有機樹脂皮膜)仕様のものであるため、以下A1100合 金を基材に用いたタイプ2Kのはんだ付け特性を中心とし た代表的な特性を報告する.

2.1 はんだ特性の評価

2. 1. 1 はんだ付け種類と評価について

材料のはんだ付け性は、使用するはんだ付けの方法とは んだ合金の種類、更にその条件(温度、時間、フラックス 等)によっても大きく変わる.従来の当社におけるはんだ 付け特性の評価では、使用するはんだ合金にのみ着目した 評価が中心であったが、実際にははんだ合金によって利用 できるはんだ付け方法が異なるため、はんだ付け方法を区 別してから特性を評価する必要がある.

まず、はんだ付けによる電子機器部品のプリント基板へ の実装は、(a)フローはんだ付け、(b)リフローはんだ付け、 (c)手はんだ、の3つの方法に大きく分かれる^{2,4,5)} (a)の フローはんだ付けは、プリント基板のスルーホールに差し 込んで固定するリード部品のはんだ付けに主に用いられ, 棒はんだを加熱溶解させた溶融はんだ浴に基板ごと浸漬し て行う方法である(Fig. 3a).(b)のリフローはんだ付けは, プリント基板上のパッドに固定するチップ部品のはんだ付 けに用いられ、予め塗布したペースト状のクリームはんだ 上に部品を固定した後、基板全体を加熱してはんだ付けす る方法である (Fig. 3b). この2つの方法は, 多数の部 品を同時にプリント基板上に固定(はんだ付け)可能であ り,電子機器の大量生産に不可欠な方法となっている.(c) の手はんだは、古くから行われているはんだごてと糸はん だを利用したはんだ付けであり、(a)、(b)の方法が適用しが たい部品のはんだ付けや補修に用いられている.

次に,代表的な鉛フリーはんだ合金と利用可能なはんだ 付け方法^{2,4-7)}を**Table2**に示す.鉛フリーはんだ合金は 4種の合金系に大きく分かれるが,従来のSn-Pb合金はん だに最も近いはんだ接合信頼性を示し,かつ様々なはんだ 付け方法に対応可能な鉛フリーはんだ材料はSn-Ag合金系 とされており,現在Sn-3.0Ag-0.5Cu合金のはんだが鉛フ リーはんだの標準となっている^{2,4-7)}.

そこで、サップレートのはんだ付け特性評価は、Sn-3.0

Туре	1N	2K	2R (now developing)
Characteristic	Conductivity	Solderability	High heat radiation Solderability
Structure	Nickel Aluminum sheet	Organic Resin Tin Nickel Aluminum sheet	High heat radiation Resin Tin Nickel Aluminum sheet

Table 1	Specification	and	characteristic	of	"SAPlate"
	specification	unu	characteristic	O1	orn nate

(a) Flow soldering process



(b) Reflow soldering process



Fig. 3 Flow soldering process and reflow soldering process

 Table 2
 Lead-free solder alloys and available soldering process^{2, 4-7}

Solder Alloy	Typical Composition	M. P. (°C)	Sold Flow	ering Pr Reflow	ocess Hand	Merit	Demerit
Sn-Cu	Sn – 0. 7Cu	227	0	×	0	Low cost	Low wettability
Sn-Ag	Sn-3.0Ag -0. 50 u	217	0	0	0	High relativity	High cost
Sn-Zn	Sn-9Zn	199	×	0	×	Low cost	Insufficient reliability
Sn− Bi	Sn -58 Bi	139	×	0	×	Low soldering temperature	Low relativity

Ag-0.5Cuはんだへのフロー及びリフローはんだ付け性を 他の材料と比較することを中心に行った。比較材には、基 材金属のはんだぬれがアルミニウム合金より優れている銅 (99.96%)及びその合金である真鍮(Cu65%, Zn35%), リン青銅 (Cu94%, Sn6%, P0.02%), 更にぶりき (錫めっ き鋼板, Sn5.6g/m, リフロー処理材)を用いた.以下, その結果について示す。

2.1.2 フローはんだ付け性

サップレート (タイプ2K) のフローはんだ付け性評価 は、ウェッティングバランス法 (メニスコグラフ法) によ るはんだぬれ性試験(Fig. 4参照^{8,9)})にて得られたゼロ クロスタイムの値を比較材の値と比較することで行った. 試験条件をTable3に示す.各試験は、はんだ浴温と試料 形状を除きJIS C60068-2-54に準拠して行った. はんだ浴

温度は鉛フリーはんだの評価に用いられる245℃, 試料形 状は、ヒートシンクとして加工されたサップレートがプリ ント基板のスルーホール内にはんだ付けにより固定される 状況を想定し,幅の短い短冊状(幅2mm×長さ20mm)に切 り出したものとした. また, 基材には厚さ0.2mmのA1100 合金を用いた.

Sn-3.0Ag-0.5Cuはんだにおけるサップレートのフロー

はんだ付け性の評価結果をFig.5に示す。ゼロクロスタ イムは、Fig. 4 に示したようにはんだ浴に試料を浸漬した



Fig. 4 Measuring method at zero cross time with wetting curve^{7,8)} and appearance of testing

 Table 3
 Test condition of flow soldering wettability

Solder Temperature of soldering bath	• Sn - 3.0Ag - 0.5Cu (M705*) • Sn - 0.3Ag - 0.7Cu (M35*) 245°C
Testing device	Solder checker SAT - 5000 (RHESCA Co., Itd)
Speed of dipping	20mm/s
Depth of dipping	2. Omm
Time of dipping	10s
Size of sample	0. 2 × 2. 0 (W) × 20 (L) mm
Flux (Solid content, Chlorine content)	• EC-19S-8 (15%, 0.08%)** • ULF-300R (6%, 0.04%)** • NA-200 (50%, 0.00%)** **TAMURA KAKEN Co., Itd

際の試料へのはんだのぬれ上がり時間を示したものであ り、短いほどはんだ付け性(ぬれ及びぬれ上がり)が優れ るとされる.サップレートは、活性度(ロジン及びハロゲ ン含有量)の異なる3種のフラックスのいずれを用いた場 合においても、銅及びその合金よりもぬれ性に優れ、同じ く表面に錫めっきされたぶりきと同等の良好なはんだ付け 性を有することがわかる.また、Fig.5でゼロクロスタイ ムに最も大きな差が生じたフラックスNA-200使用時のは んだぬれ性試験後のサンプル外観写真をFig.6に示した.



Fig. 5 Flow solderability of SAPlate in lead-free solder Sn- 3. 0Ag- 0. 5Cu



Fig. 6 Appearance of samples after wetting balance test (Flux : NA –200)

ゼロクロスタイムの値が大きかった銅, 真鍮, リン青銅で は, はんだへのぬれは生じているもののぬれ上がりがほと んど得られていないのに対し, サップレート表面ではぶり きと同様に浸せき深さを上回る良好なぬれ上がりが生じて いることが確認された. なお基材のアルミニウム合金 (A 1100合金/表面処理無し)では, 当然のことながら今回の 試験条件下において, はんだぬれ上がりだけでなくぬれそ のものを得ることが出来ない. このことは, サップレート のはんだ付け性における表面処理層(錫めっき)の効果の 大きさを明確に示していると思われる.

続いて,第2世代鉛フリーはんだ¹⁰⁾として期待されて いる低銀含有量のSn-0.3Ag-0.7Cuはんだにおけるサップ レートのフローはんだ付け性評価結果をFig.7に示す. はんだ中のAg含有量低下は,はんだ融点の上昇とはんだ ぬれ性の低下を招くため,はんだ付け温度を更に約10℃ (Sn-3.0Ag-0.5Cuの場合245°C) 上昇させる必要があると の報告¹⁰⁾ もあり,これを裏付けるようにFig.7ではいず れのサンプルのゼロクロスタイムの値もFig.5の値よりも 増加し,はんだ付け性が低下していた.しかしながら,サッ プレートのはんだ付け性の低下は,比較材と比べて非常に 僅かであり,3.0Agと同条件でも使用フラックスによらず 十分なはんだぬれが得られることが確認された.



Fig. 7 Flow solderability of SAPlate in lead-free solder Sn- 0. 3Ag- 0. 7Cu

2.1.3 リフローはんだ付け性

サップレートのリフローはんだ付け性評価は、JIS C 0099鉛フリーソルダーペーストを用いた表面実装部品 (SMD)のはんだ付け性試験方法を用いて得られた最大ぬ れ力(Fmax)の値を比較材の値と比較することで行った ¹¹⁻¹³⁾.試験の模式図をFig.8に示す.試験ジグ板(銅板) 上にソルダーペースト(クリームはんだ)を塗布し、そこ にサンプルを浸漬させた状態で加熱炉内に挿入してソル ダーペーストを溶融させ、その際に生じる垂直方向の力を 検出することでぬれ力曲線を作成し、最大ぬれ力Fmaxを 測定している.試験条件をTable4に示す.評価試料形状 はフローはんだ付け性評価のものと同様とした.また、ソ ルダーペーストを溶融させるための昇温プロファイルは、



Fig. 8 Measuring method of wetting force "Fmax" with wetting curve ^{10,11} and schematic diagram of testing

使用したソルダーペースト2種の推奨プロファイル^{14,15)} に基づいたプロファイル (Fig. 9)を使用した.

Sn-3.0Ag-0.5Cuはんだペーストにおけるリフローはん だ付け性の評価結果をFig.10に示す.サップレートの最 大ぬれ力は銅よりは若干劣るものの,ぶりきと同等の値を 示し,かつ真鍮、リン青銅といった銅合金よりも優れてお り、リフローはんだ付け性も十分に有していることが確認 された.

Table /	Test	condition	of	reflow	soldering	wettability
Table 4	rest	contaition	UI.	renow	soluering	wellability

	• Sn – 3, OAg – 0, 5Cu (N705 – GRN360 – K2–V*)
Solder naste	Flux content:11.2 %, Halogen content:0.0%
	• <u>Sn-58Bi</u> (L20-BLT5-T8 P*) Flux content:10.0% Halogen content:0.0%
	*SENJU METAL INDUSTRY Co., Itd
Supply of solder paste	φ5×0.3 mm
Testing device	Solder checker SAT-5100 (RHESCA Co., Itd)
Depth of dipping	0. 1mm
Speed of dipping	1. Omm/s
Size of sample	0. 2 × 2. 0 (W) × 20 (L) mm



Fig. 9 Temperature profile used to evaluate reflow soldering



Fig. 10 Reflow solderability of SAPlate in lead-free solder paste Sn- 3.0Ag- 0.5Cu

一方,特殊用途となるが耐熱性の低い部品向けのはんだ 付けに使用されるSn-Biはんだに対するはんだ付け性を Fig. 10と同様に調査した結果をFig. 11に示す. Sn-Bi系は んだは,はんだ自体の濡れ性が劣るとされているが,それ



Fig. 11 Reflow solderability of SAPlate in lead-free solder paste Sn– 58Bi

を裏付けるように比較材を含め試験したサンプル全てのぬ れ力がFig. 10のSn-Ag-Cuはんだに比べ低下していた.ま た比較材と比べ,サップレートの最大ぬれ力が低い結果と なった.しかしながら,Fig. 12にこのリフローはんだ付 け性試験後の外観写真を示したように,はんだぬれそのも のは十分に得られており,ぶりきと同様にサンプル表面で 浸漬深さ(0.1mm)以上にはんだのぬれ広がりが生じており, 低温はんだにも十分対応可能であることが確認された.

以上,標準的な鉛フリーはんだであるSn-3.0Ag-0.5Cu はんだを用いた際の結果を中心に,サップレートのフロー はんだ付けならびにリフローはんだ付け性が優れているこ とを述べた.上述したようにサップレートは他にも,第2 世代鉛フリーはんだとして期待されているSn-0.3Ag-0.7 Cuのフローはんだ付け性や低温はんだであるSn-58Biのリ フローはんだ付け性も有していることから,さまざまなは んだ付けを利用できる可能性を有していると考えている.



Fig. 12 Appearance of samples after reflow soldering test(Sn-58Bi solder paste)

2.2 はんだ接合強度

サップレートのはんだ接合強度は,Fig.3に示したリフ ロー法によるプリント基板上の銅パッドへのはんだ付けに よる垂直接合を想定して,Fig.13に示したようにフロー はんだ付け性の評価に用いる銅板上にサップレートをリフ ローはんだ付けにより固定(接合)した後,引張試験を行 うことで評価した.接合サンプルの作製条件ならびに評価 条件をTable5に示す.なお比較材には,2.1はんだ特 性の評価の節で使用したものと同じものを用いた.

Fig. 14にサップレートをSn-3.0Ag-0.5Cu鉛フリーはん

だにより銅板と接合した際の接合強度を示す. 真鍮, リン 青銅, ぶりきがはんだ接合界面にて接合が破断したのに対 し,サップレート及び銅板は材料内での破断(Fig.15参照) を示し, はんだ接合部でのサンプル-銅板間の接合強度よ りも, 基材の引張強度の方が弱いという結果を示した. こ のため,サップレートを利用したはんだ接合では, 基材で あるA1100合金の利用可能な用途においては, 実用上十分 なはんだ接合強度を得ることが可能であると思われる.



Fig. 13 Appearance of a sample for pull-strength test of solder joint

Table 5	Condition	of solder	joint and	pull-strength test

Solder paste	<u>Sn-3.0Ag-0.5Cu</u> (M705-GRN360-K2-V*) Flux content:11.2 %, Halogen content:0.0%
Supply of solder paste	φ5×0.25 mm
Temperature profile	Reffer to Fig.9(M705)
Soldering device	Solder checker SAT-5100 (RHESCA Co., Itd)
Depth of dipping	0. 25mm
Speed of dipping	1. Omm/s
Size of sample	0. 2 × 2. 0 (W) × 20 (L) mm
Speed of pull	20mm/min



Fig. 14 Solder joint strength measurement result of SAPlate



Fig. 15 Photograph of samples after solder joint strength test(a) Breaking in the material(b) Breaking in joint interface

2.3 その他の特性

2.3.1 放熱特性

サップレートは、 ヒートシンクを中心とした放熱部材を 主用途と想定している。そこで,実際に放熱部材として利 用した際の放熱特性を, Fig. 16に示したように発熱体(ヒー ター)をサップレートに直接取付けた場合の, ヒーター表 面の温度上昇を測定することにより評価した。測定に用い た試料の大きさは0.2×46×70mm, 無風の室内下(室温 20℃)にて測定を行った。また測定に当たっては、銅板 (99.96%), さらに高放熱仕様として開発中の黒色サップ レート (タイプ2R) を比較材として用いた (基材はA 1100合金). その結果をFig. 17に示す. サップレート (タ イプ2K)は、自然放冷下で同一形状の銅板と同等の放熱 特性を有しており、使用条件にもよるが放熱部材に使用す ることで銅板と同等の放熱性をより軽量で達成可能となる ことを示している。また、開発中の黒色サップレート(タ イプ2R)を使用すれば、サップレートの軽量性とはんだ 付け性を有したまま、更に高い放熱性を得ることも可能で ある.



Fig. 16 Appearance of evaluation of heat radiation



Fig. 17 Evaluation result of heat radiation

2.3.2 加工性

サップレートのプレス加工によるヒートシンク形状への 加工例を**Fig.18**に示した.表面処理層の加工密着性は良



Fig. 18 Example of heat sink made of SAPlate by stamping

好であることから,加工性は主に基材であるアルミニウム 合金の特性に依存し,板厚にもよるが種々の形状に加工可 能である.

2.3.3 耐ウィスカ性

ウィスカ問題は, Sn, Znなどの低融点金属およびその 合金のめっきを使用した場合に起こりうる共通の問題であ る¹⁶⁻¹⁸⁾. このため,家電製品を中心とした電子機器向けに, はんだ用STに代表されるはんだ用プレコート材を市場に 提供している弊社においても製品の長期信頼性の観点から 非常に重要な問題となっている.

ウィスカの生成機構については、長い間不明とされてい たものの、はんだの鉛フリー化に伴うSn単独めっきの使 用増加に対応して近年その生成機構に関する研究が急速に 進み、主にめっき皮膜の内部応力変化に起因する内部応力 型とコネクタ等の強い外部応力が加わる箇所にて生成しや すい外部応力型の2種類に大きく分かれるとされている ^{8,18)}.そして、電子情報技術産業協会(JEITA)の主導にて、 それぞれの型に適した検証方法の規格化¹⁹⁾が順次進めら れている状況にある.

サップレートの想定される主用途(放熱部材等)におい て懸念すべきウィスカ生成は、上述の点を考慮すると、主 にめっき皮膜の内部応力変化に起因する内部応力型ウィス カとなると思われる。内部応力型ウィスカの生成には、材 料への加温や加湿による温度変化(熱膨張)や酸化に伴う 結晶格子の歪み増加の他に、切断加工に伴い発生する加工 歪みも影響を与えるとされている¹⁷⁻¹⁹⁾. サップレートは連 続処理によりコイル状で製造出荷され、客先にて切断加工 されることが通常である. 試験に際してはこの点を考慮し, Fig. 19に示したような幅狭に切り出した平板サンプルと それを90°曲げ加工したサンプルの2種の形態のものを用 意した. 実際のウィスカ試験は, JEITA規格ET-7410 (電気・ 電子機器用部品のウィスカ試験方法)19)を参考に、55℃-85%RH×2000時間の高温高湿試験に曝したこれらのサンプ ル外観をFE-SEMにより観察することにより行った.なお, 高温高湿による加速経時試験とは別に、実環境下(平均温 湿度約20℃-50%RH)にて約1年6ヶ月(13000hr)の室 温保管を行ったサンプルについても同様に調査を行った.

試験結果をTable6に記す.高温高湿試験に供したサン プルならびに室温保管により実経時したサンプルのいずれ のサップレートサンプルにおいてもウイスカ生成は全く認 められなかった.JEITA規格ET-7410¹⁹⁾では、55℃-85 %RH×2000hrの高温高湿試験におけるサンプルへの負荷 は、平均温湿度18℃-85%の環境でおよそ5年経時した際 の負荷に相当するとしている.本試験結果により、サップ レートにてウィスカが全く生成しないことを保証すること は出来ないが、サップレートの主用途である家電製品が平 均的な温湿度条件の環境下において使用される限りにおい ては、サップレートにおいてウィスカ生成が生じ難いこと を示していると考えている。



Fig. 19 Appearance of a sample used to examine whisker

Table 6 Result of whisker examination

Condition	55°C- 85% RH × 2000hr			20°C-50%RH×13000hr (Room keeping)
Shape of sample	Sheet	90°	bend	Sheet
Result	No	whisk	er gene	pration

3. サップレートの皮膜構成と各皮膜の機能

サップレート (タイプ2K) の皮膜構成とその機能を Table7に示す.アルミニウム合金基材上に,ニッケル/ 錫/有機樹脂皮膜の3層からなる表面処理層が設けられて おり,前処理,電気めっき(無光沢ニッケル,無光沢錫), 有機樹脂塗布の工程により,アルミニウム合金コイル上に 連続的に付与されている点がサップレート (タイプ2K) の特徴である.上述の優れたはんだ特性は主に,錫めっき 皮膜の付与にて得られているが,以下ではTable7にて示 したニッケルめっき皮膜および有機樹脂皮膜の機能と役割 について述べる.

Table 7	Structure of SAPlate	(type 2K)	and function
	of each film		

Structure		Thickness(μm)	Function
	Organic Resin -	≦1.0µm _	• Abrasion-resistant • Antioxidation of Sn plating
	Tin Nickel	≒0.5µm —	- Solderability
	Aluminum sheet	≒0.5µm _	- Adhesion of Sn plating - Solder joint - Anti-whisker

3.1 ニッケルめっき皮膜について

サップレートにおけるニッケルめっき皮膜は、はんだ性 付与に必要な錫めっき皮膜の密着性向上のための下地処理 としての役割の他に、はんだ特性の確保、ウィスカ発生抑 制などの機能を有していると考えており、以下これらにつ いて記す. 3.1.1 はんだ特性

前処理後にニッケルめっきを介さずに錫めっきを行い作 製したサンプルの、フローはんだ付け性評価後の外観を Fig. 20に示す. ニッケル下地めっきなしのサンプルでは, フローはんだ付けならびにリフローはんだ付けのいずれの はんだ付け性評価においても、試験後の表面にはんだが残 留せず、さらに付与した錫めっき皮膜自体も失われてしま うため、はんだ付け性を全く有しない、これは、表面の錫 めっき皮膜がはんだ付け時にはんだ合金中に溶け込んでし まったためではないかと考えている。一方,通常のサップ レート (タイプ2K/ニッケル下地めっき有り)のSn-3.0 Ag-0.5Cuはんだでのフローはんだ付け前後における断面 観察写真(FIB)をFig.21に示す。はんだ付け後の断面では、 はんだと反応して一体化した錫めっき層とニッケルめっき 層の界面に、新たな層が生成し、本来のニッケルめっき皮 膜の厚みがほぼ半減していることが確認された。この界面 に生じた層は、EDS分析結果よりニッケルと錫を主体とし た合金層と現在推定しており、この層がはんだ付け時に生 成することにより、 ニッケルめっきのはんだ合金への過剰 溶解を防ぎ、サップレート表面にはんだが残留してはんだ 付け可能になると考えている.



Fig. 20 Surface appearance of Sn plated Al sheet after flow soldering



Fig. 21 Cross sectional observation image of SAPlate

3.1.2 ウィスカ抑制効果

ニッケルめっき皮膜は、上述したように錫めっき皮膜の 密着向上を目的に設けたものであるが、銅および銅合金を 基材とした錫めっきにおいては、ウィスカ生成防止に有効 であることが知られている¹⁷⁻¹⁹⁾.そこで、3.1.1と同様 に、標準材(タイプ2K)から有機樹脂皮膜のみを除いた 比較材(Sample A)、有機樹脂皮膜・ニッケルめっき皮膜 のいずれも除いた比較材(Sample B)を作製し、Table 6と同じ形状に切断加工後、高温高湿試験に供した.その 結果をTable8に示す.標準材(タイプ2K)から有機樹 脂皮膜を除いたSample Aでは、ウィスカは全く観察され なかったが、有機樹脂皮膜に加えニッケルめっき皮膜を除 いたSample Bでは、Fig.22にて示したように、Sample A に比べ粗い表面外観を示し、これらに混じってウィスカが サンプルの端面、平板部、谷部を問わず多数生成している ことが確認された.

Table 8	Result	of	whisker	examination





Fig. 22 Surface of sample A and Sample B after whisker examination

上記結果を考慮すると、標準材におけるウィスカ生成に は、有機樹脂皮膜の有無そのものよりも、錫めっき皮膜の 下層に設けたニッケルめっき皮膜の有無の方が強く影響を 与えていると思われる。めっき皮膜の構造は素地の種類と 構造に依存することが一般に知られているため、Sample AおよびBの錫めっき皮膜構造を調査した。Fig.23に高温 高湿試験前のSample AおよびBの表面観察結果を示す。



Fig. 23 Surface of sample A and Sample B before whisker examination

目視による外観観察では差違が判別し難かったが、拡大に より表面性状に差が観察され、Fig. 22の高温高湿試験後の 表面と同様に、ニッケルめっき皮膜を有しないSample B の方が粗い表面となっていることを確認した.これらの錫 めっき皮膜の結晶配向性をX線回折法により求めて比較し た結果をFig.24に示す.錫めっき皮膜の結晶配向性指数は、 錫粉末の標準回折パターン(JCPDSカードPDF #04-0673)とX線回折法により実際に得られたSample A, Sample Bの回折パターンを用いて,WillsonとRogersの 方法²⁰⁾により算出した.Fig.24より,ニッケルめっき皮 膜を有するSample Aに比べ,Sample Bでは(321),(220) といった特定の結晶面への強い配向が生じていた.図中に これら2つの結晶面における回折強度の半価幅を用いて, Scherrerの式²¹⁾より算出した結晶子の値を記したが,配 向面が分散していたSample Aに比べ,優先配向が生じて いるSample Bでは,結晶子の大きさが増加していた((321) では約40Å,(220)では約130Å増加).結晶粒径としての 正確な値の算出にはより詳細な調査が別途必要となるが, 配向面の分散を考慮するとニッケルめっき皮膜が下層に存 在することにより錫めっき皮膜の配向と粗大化を制御する 効果が得られていると考えて良いと思われる.



Fig. 24 Measurement result of crystal orientation and crystallite size of Sn-plating film

錫めっき皮膜のウィスカ生成に関しては、従来言われて きた錫めっき皮膜の厚みだけではなく、結晶粒径を考慮す る必要があり、結晶粒が微細な場合に生成しがたいとの報 告²²⁾がある.これらの点を考慮すると、同じ錫めっき皮 膜の厚み(0.5µm前後)でありながらもニッケルめっきの ないSample Bでのみウィスカが生成した理由は、ニッケ ルめっき皮膜による錫めっき皮膜の構造制御効果が得られ なかったためではないかと考えられる.

ウィスカが生成したSample BのFIBによる断面観察結果 をFig.25に示す.Sample Bでは、ウィスカ生成部および その周辺にて、錫めっき皮膜と基材のアルミニウム合金界 面に微細な多数のボイドが存在している様子が観察され、 ミクロ的な密着不良状態が生じている様子が観察された. FIBによる観察画像(SIM像)は、組織(結晶方位)の違 いが明確なコントラストとして得られる特徴があるが、今 回の観察ではウィスカ生成部及びその周辺、さらにボイド 生成箇所において明確な差および関連性は認められなかっ た.このため、基材/錫めっき皮膜界面に生じている多数 のボイドが、ウィスカ生成にどの程度影響を与えたのかに ついては現時点では不明であるが、基材との密着面におけ



Fig. 25 Cross-section observation image by FIB

る不整合な箇所が増加すれば、当然めっき皮膜の内部応力 にも影響が生じることから、ウィスカ生成の一因になって いるのではないかと考えている.

一方, Fig. 25下部に,同様に観察した標準材(タイプ 2K)の断面を示す. 錫めっき皮膜の下層にニッケルめっ き皮膜を有している標準材では,基材であるアルミニウム 合金側から順に,ニッケルめっき皮膜,錫めっき皮膜,有 機樹脂皮膜が整然と積層しており,基材/ニッケルめっき 皮膜界面およびニッケルめっき/錫めっき皮膜界面におい て,上述のSample Bにて観察されたようなボイド等の欠 陥がほぼ見られなかった.本結果より,ニッケルめっき皮 膜による錫めっき皮膜の密着性向上の役割確認と界面の平 滑化効果は確認されたが,銅系金属を基材とした際に良く 見られる基材側への拡散については確認されなかった(錫 めっき皮膜内への拡散は若干確認された).

以上,これまでの結果をまとめると,サップレート(タ イプ2K)のウィスカ抑制には,錫めっき皮膜の下層に設 けたニッケルめっき皮膜の存在が特に大きな役割を果たし ており,その機能としては主に,錫めっき皮膜の構造成長 制御,および基板であるアルミニウム合金との接合界面の 平滑化(整合性向上)による錫めっき皮膜の応力緩和など にあるのではないかと現時点では考えている.

3.2 有機樹脂皮膜について

有機樹脂皮膜はTable7にて示したように, 錫めっき皮 膜の疵付き防止ならびに酸化(黄変)防止機能を期待して 付与されている.以下, その効果について示す.

3.2.1 耐疵付き性

有機樹脂皮膜を付与していないSample C(ニッケル/錫 めっき皮膜のみ)と標準材である有機樹脂皮膜を有する サップレート(タイプ2K)のコピー紙によるラビングテ ストの結果をFig.26に示す.写真より,有機樹脂皮膜の 付与にて表面の耐疵付き性が著しく向上していることが分 かる.





Appearance of paper rubbing tester Load:980g,Times:100

Fig. 26 Result of paper rubbing test and appearance of evaluation device

3. 2. 2 酸化防止機能

錫めっき皮膜は,経時により表面が容易に酸化して表面 が黄変するため変色防止処理が必要となる.上述の Sample C (ニッケル/錫めっき皮膜のみ) および標準材 (タ イプ2K/有機樹脂皮膜あり)において、室温保管(約 20℃/無梱包)時の保管日数と表面の色差b*値の関係を Fig. 27に示した。有機樹脂皮膜を有しないSample Cでは、 保管日数の増加と共にb*値が増加,つまり表面の黄色味が 増しているのに対し、有機樹脂皮膜を有する標準材(タイ プ2K)では,保管日数の増加に伴うb*値の増減は小さく 黄変が抑制されていることが分かる. また, Fig. 28にこ れらのサンプルのフローはんだ付け性を調査した結果を示 した. 黄変が強く生じ始める90日保管後, ならびに180日 保管後のSample Cでは、ゼロクロスタイムが10sとなり、 保管開始時に得られていたはんだのぬれ上がり(はんだ浴 への浸漬深さ以上に表面にはんだがぬれ広がる現象/ Fig. 6参照)が得られなくなるのに対し、黄変の抑えられ



Fig. 27 Relation of color difference b* value of sample and keeping days



Fig. 28 Relation of keeping days and flow soldering

ていた標準材(タイプ2K)では,ゼロクロスタイム自体 は増加する傾向にあるものの,180日保管後もはんだのぬ れ上がりを得ることが可能である.

4まとめ

以上,サップレートの代表的な特性について記した.軽 量でかつ鉛フリーはんだ付け性と放熱性を有するサップ レートは,冒頭で記した高機能化,小型軽量化が進む電子 機器分野において,今後更に重要性が高まる材料であると 考えており,本用途への展開を更に推し進め拡販に努力し たい.

引用文献

- 伊藤謹司,国峰尚樹:トラブルをさけるための電子機器の 熱対策設計-第2版-日刊工業新聞社,(2006)
- 2) 大澤直:はんだ付けの基礎と応用,工業調査会,(2000)
- 3)林田貴裕,鶴田知之,駒井正雄,佐野真一:東洋鋼鈑,
 34,(2004),13
- 4) 末次憲一郎:詳説 鉛フリーはんだ付け技術-創造,開発, 量産への原典-,工業調査会,(2004)
- 5) 竹本正,藤内伸一:ソルダリング イン エレクトロニクス, 日刊工業新聞社, (1986)
- 6) 大澤直:続 はんだ付技術なぜなぜ100問, 工業調査会, (2004)
- 7) 菅沼克昭:鉛フリーはんだ技術・材料ハンドブック、工業 調査会、(2007)
- 8)株式会社レスカ:ソルダーチェッカー SAT-5100 取扱説 明書Ver.2.54, (2006)
- 9) 日本工業規格: JIS C 60068-2-54, (1996)
- 実装技術標準化委員会:JEITA鉛フリー活動成果報告会, (2007)
- 11)株式会社レスカ:ソルダーチェッカー SAT-5100 プロファ イル加熱装置 取扱説明書Ver.2.4 (2006)
- 12) Technical Standardization Committee on Surface Mounting

Technology: JEITA ET-7404 (1997)

- 13) 日本工業規格: JIS C 0099 (1996)
- 14) 千住金属工業株式会社:高信頼性・高プリヒート対応 Pb フリーソルダーペースト M705-GRN360-KVタイプ, (2004).
- 15) 千住金属工業株式会社: Technical report-20060105 SnBi共晶系低温はんだ (L20/L23) Eco-solder past BLT5, (2006)
- 16) 伊藤貞則, 林導:実務表面技術, 34 (1987), 112
- 17) 大河原薰, 室井良一:表面科学, 26 (2005), 165
- 18) 山本正和: 錫ウィスカ成長プロセスの解明と対策, R&Dプ ランニング, (2006)
- 19) Technical Standardization Committee on Surface Mounting Technology : JEITA ET-7410 (2005)
- 20) K. S. Willson and J. A. Rogers : Tech. Proceeding Amer. Electroplaters Soc., 51, 92 (1964), 92
- 21) 加藤誠軌:X線回折分析,内田老鶴圃,(1994).
- 22) Kiyotaka Tsuji : J. Surface Finish. Soc. Jpn., 58 (2007), 406

高耐候性アクリルラミネート鋼板の特性

高橋 聡*·谷上雅則*2·古賀隆博*3·和田徳昭*4

The Characteristics of Acrylic Film Laminated Material

Satoshi Takahashi, Masanori Tanigami, Takahiro Koga, Noriaki Wada

Synopsis : Polymer coated galvanized steel is used for building or housing materials. Exterior materials for buildings especially must have high weather resistance and high corrosion resistance. Pre-coated materials or PVC laminated materials have been used as the exterior materials. However, recently some new demands such as environmental issues or fine appearance with embossing, have been increasing for exterior materials in Japan.

TOYO KOHAN has developed acrylic film laminated material with high performance. The fundamental characteristics of the new material, for example formability, corrosion resistance, and weather resistance were good. In order to evaluate the long time weather resistance, we carried out the EMMAQUA test. The colors of the test sample were white, black and green, standard colors of exterior materials.

The results of the EMMAQUA test for the past three years are as follows:

The glossiness of all colors became about 1. The color changes ΔE of black sample after three years was about 2.5. The residual ratio of thickness was about 90%. The residual ratio of molecular weight was about 85%. Both of them were high residual ratios.

Judging from the results, the new material has high weather resistance for a long time. We estimate that this new material will maintain good weather resistance over 20 years without any maintenance. Of course, the new material has good formability and can meet the demand for various color and embossing. Thus, our acrylic film laminated material has good performance not only in durability, but also in appearance and has been increasing its share in the Japanese market.

Keywords : acrylic film laminated material, high weather resistance, EMMAQUA test

1. 緒 言

外装用材料には高耐候性,高耐食性が求められており, 有機樹脂で被覆された溶融亜鉛メッキ鋼板(以下GI材) が使用されている.従来,加工性,耐久性に優れた塩化ビ ニル樹脂(以下塩ビ樹脂)フィルムを基材にラミネートし た塩化ビニル樹脂被覆鋼板(以下塩ビ鋼板)や,樹脂を基 材上に塗装後,焼き付けして作製する塗装鋼板が使用され てきたが,近年は新たなニーズが生まれている. ・環境に配慮した非塩ビ製品の使用

- ・塗装鋼板よりも凹凸感のあるエンボス
- ・メンテナンスを行わないで長期間,外観と特性が変化し ない高い耐候性

これらのニーズに対して新たな有機樹脂被覆鋼板の製品 化を目的として開発を開始し,まず有機樹脂の選択を行っ た.ニーズの一つである塗装鋼板よりも凹凸感のあるエン ボスを表現するためにはある程度の厚みを持った有機樹脂 層が必要であり,またエンボス加工を行う前に樹脂を軟化 させる必要があるため,熱可塑性樹脂を対象として検討を 行った.また熱可塑性樹脂の中でも結合エネルギーの低い エステル結合を持つ樹脂を除外し,エステル結合を持たな

^{*} 下松工場 生産技術部 グループリーダー

^{*2} 下松工場 品質保証部

^{*3} 下松工場 生産技術部

^{*4} 下松工場 生産技術部 部長

い樹脂の中でも自然界に存在する紫外線の領域(300~400 nm)における吸収が少なく、紫外線によるダメージを受 け難いため耐候性が優れていると考えられるアクリル樹脂 を選択して開発を行った¹⁾.

2. 実 験

2.1 供試フィルムについて

今回開発したアクリルフィルムはアクリル樹脂をベース としたものであり、加工性を付与するためアクリルゴムを 添加し、更に希望の色調を付与するため顔料を添加してカ レンダー法で製膜したものである。色は外装用として一般 的に使用される白、黒、緑、青の4色を選択し、いずれも 厚みは120mとした。

また、アクリルフィルムには着色するために無機顔料を 添加しており、厚み100µmのフィルムにおいて400nmの光 線透過率0%,500nmの光線透過率2%以下となるように 添加量を調整した.このため太陽光を浴びてもフィルム下 層部分には光線が届かず、良好な耐候性を示すと考えてい る.厚み100µmの白色フィルムの光線透過率の例をFig.1 に示す.



外装用材料としての特性を調査する目的で、今回開発し たアクリル鋼板と外装用鋼板として10年以上メンテナンス フリーで使用されてきた塩ビ鋼板とを比較した.塩ビフィ ルムは塩ビ樹脂をベースとしたものであり、加工性を付与 するため可塑剤を添加し、更に色調を付与するため白色顔 料を添加してカレンダー法で製膜し200µmの厚みに仕上げ たものである.この白色塩ビフィルムについてもアクリル フィルムと同様に、厚み100µmのフィルムにおいて400nm の光線透過率0%、500nmの光線透過率2%以下となるよ うに顔料の添加量を設定した.

2.2 ラミネート鋼板の作製方法

上記のフィルムをFig. 2に示す装置にて鋼板上にラミ ネートし、サンプルを作製した.外装用鋼板には特に耐候 性、耐食性が求められるため、基材金属には板厚0.8mm、 目付け量はJIS表示Z18のGI材を使用した.まずGI材の脱 脂を行い、次に塗布型のクロメート処理を施した.その後 GI材のフィルムラミネート面には接着剤を,その裏面に は塗料をそれぞれコーターにより2~4µm塗布した.ここ で塩ビフィルム用の接着剤には熱硬化型ポリエステル系接 着剤を,アクリルフィルム用の接着剤には熱硬化型アクリ ル系接着剤を使用した.

続いてヒーティングゾーンでラミネート可能な温度まで GI材を加熱し、一対のラミネートロールで挟んで表面側 の接着剤上にフィルムを貼り付けた.更にラミネート鋼板 を再加熱して各樹脂フィルムの軟化温度以上の条件でエン ボスロールを押し付け、ロールの表面形状を転写させエン ボス加工した.このエンボス加工後は樹脂表面のエンボス 形状が熱変形するのを防止するため直ちに冷却した.



Fig. 2 Schematic view of production line

2.3 評価方法

2.3.1 一般特性評価

2.1及び2.2にて解説したサンプルについてJIS K 6744に準拠した方法で一般的な外装用材料の特性を評価した.

1) 密着性

JIS B 7729に記載のエリクセン試験機にて井桁カット後の6mm及び8mmのエリクセン張出しを行い,密着性を評価した.

2) 折り曲げ加工性及び低温加工性

0℃及び25℃の温度条件で密着曲げ(0T曲げ)を行い, ひび,割れ,剥離の有無を目視で確認した.

3) 耐食性

耐食性を評価するため塩水噴霧試験(以下SST)をJIS Z 2371に記載の方法で行った。試験時間は1000時間とした. 4)耐沸水性

沸水への60分浸漬を行い、耐沸水性を評価した.

5) 耐薬品性

10% HCl, 10% NaOH, 灯油, エタノールについて評 価を行った。

また長期耐候性を評価するため、下記の試験を行った。

2.3.2 サイクルテスト

外装用鋼板は屋外長期間使用が前提であるため、塩乾湿 繰り返しに対する特性を確認しておく必要がある。今回は サイクルテストとしてスガ試験機株式会社製の塩乾湿複合 サイクル試験機HPS212を用いて①塩水噴霧2時間,② 50℃乾燥条件2時間,③60℃湿潤条件2時間,を1サイク ルとした試験を行った.供試サンプルは端面シール無しで, 試験時間は1200時間とした.

2. 3. 3 耐候性評価方法

外装用鋼板は屋外長期間使用が前提であるため,太陽光 (特に紫外線) に対する特性を評価方法を変えて確認した. 1) 促進暴露試験1 サンシャインウェザーメーター試験 スガ試験機株式会社製のデューサイクル・サンシャイン スーパーロングライフウェザーメーター(WEL-SUN-DC) を用いて, ISO4892 に準拠したカーボンアーク法でサン シャインウェザーメーター (以下SWOM) 試験を行った. 一般的な試験時間は2000時間であるが,今回は更に5200時 間まで延長した試験を行った.この耐候性評価試験に供し たサンプルの光沢,色調を後述する方法で測定して評価し た.

2) 促進暴露試験2 EMMAQUA試験

屋外での20年以上の長期耐候性を評価するため、太陽光 に近い促進試験として知られているEMMAQUA試験を選 択した^{2,3)}. 社外評価機関に依頼してアリゾナにて ASTM-G90, Cycle3(夜間12分毎に3分間水スプレー) に準拠したEMMAQUA経時試験を行った. なお,経時時 間は3年間とし照射された紫外線総量は英弘精機株式会社 製の紫外線放射計(MS210A)を用いて測定した. この耐 候性評価試験に供したサンプルの光沢,色調,被膜厚み, 分子量等を後述する方法で測定して評価した.

3) 屋外暴露試験

山口県下松市においてJIS K 7219に準拠した直接屋外暴 露法で屋外暴露15年経時試験を行い,外観を目視で確認し た.

2. 4 特性値測定方法

以下に耐候性試験サンプルの評価方法について示す.

2. 4. 1 光沢測定方法

SWOM試験及びEMMAQUA試験の評価サンプルについて60°グロスの光沢変化を日本電色工業株式会社製の光沢計VG2000を用いてISO2813に準拠して測定した.

2. 4. 2 色調測定方法

SWOM試験及びEMMAQUA試験の評価サンプルについ て、色調(L*,a*,b*)を日本電色工業株式会社製色差計SQ 2000を用いて測定し、色調の変化を表す色差(Δ E)につ いては、試験前の色調をL*(0)、a*(0)、b*(0)、試験後 の色調をL*(1)、a*(1)、b*(1)とした場合 Δ L*=L*(0) -L*(1)、 Δ a*=a*(0)-a*(1)、 Δ b*=b*(0)-b*(1)とし、 Δ E= $\sqrt{((\Delta$ L*)²+(Δ a*)²+(Δ b*)²)}の式で算出した.

2.4.3 厚み測定方法

EMMAQUA試験の評価サンプルについてフィルム厚み を下記の方法で調査した.フィルムラミネート前の鋼板厚 み及びEMMAQUA試験経時後のサンプル(フィルム+鋼 板)の厚みをマイクロメーターで測定し,その差からフィ ルム厚みを算出した.

2. 4. 4 分子量測定方法

EMMAQUA試験の評価サンプルについてアクリルの分 子量を下記の方法で測定した.まずラミネート鋼板から フィルムを削り取り,テトラヒドロフランに浸漬して溶解 させた.その後,顔料と樹脂とを分離し,樹脂が含まれる 溶液のGel Permeation Chromatography (GPC)測定を 行い,標準ポリスチレン換算の分子量を算出した.

3. 結果及び考察

外装用材料としての特性を調査する目的で,今回開発した青色のアクリル鋼板と塩ビ鋼板とを比較した.

まず,外装用材料として必要な基本特性について評価し たが,アクリル鋼板は塩ビ鋼板と同等の特性を持つ事が確 認できた(Table1参照).なお,エタノールに対する耐 薬品性でアクリル鋼板は若干の光沢変化を生じた.実際の 使用で問題となるレベルではないが,アルコールでの清拭, 手入れ等については注意する必要がある.

サイクルテストの結果,クロスカット部,端部とも塩ビ 鋼板は赤錆が発生したがアクリル鋼板は白錆であった.ま た端部のブリスターはアクリル鋼板の方が軽徴であり,ア クリル鋼板は塩ビ鋼板と比較して良好な耐食性を示した (Table 2 参照).

SWOM試験5200時間経時後の光沢変化は塩ビ鋼板と比 較してアクリル鋼板の方が小さく,試験前後のΔEも塩ビ 鋼板と比較してアクリル鋼板が若干小さかった(Table 3 参照).

屋外暴露15年経時試験を行った結果では塩ビ鋼板,アク リル鋼板とも錆びはなく,良好な耐候性を示した(Fig. 3参照).

以上の結果から、今回開発したアクリル鋼板の試作サン プルは、外装用として10年以上使用されてきた塩ビ鋼板と 同等以上の良好な耐候性を有していると考えられる.そこ で、アクリル鋼板の更なる長期耐候性を評価し、最終的に アクリルが劣化する状態を確認する目的で、3年の EMMAQUA試験を行った。

この試験での供試サンプルへの総照射エネルギーは 3,846,155Lyであり、単純に換算すると関東地区日射量の 40年以上に相当する³⁾.

外観目視評価では各色ともチョーキング等の不具合はほ とんど見られなかった(Fig.4 参照).

 Table 1
 The fundamental characteristics

		PVC	Acrylic		
Adhesion tes	st	Good	Good		
Formability test		Good	Good		
Corrosion re	sistance test	Good	Good		
Boiling water	r dipping test	Good	Good		
	10%HCI	Good	Good		
Chemical	10%NaOH	Good	Good		
resistance test	Kerosene	Good	Good		
	Ethanol	Good	Gloss Changing		

Table 2Results of cycle test after 1200h

		PVC	Acrylic	
Cross out	Rust	Red rust	White rust	
Gross cut	Blister	2mm	2mm	
Edge	Rust	Red rust White r		
Luge	Blister	0.5 - 2mm	0.5mm	

Table 3 Glossiness and $\triangle E$ at SWOM test

		0	1800	3000	4000	5200
Test time		h	h	h	h	h
Acrylic	Glossiness	6.6	4.3	3.3	3.1	3.3
	ΔE	-	1.3	2.5	2.6	2.6
PVC	Glossiness	6.9	3.9	2.5	1.6	0.8
	ΔE	-	2.0	1.9	2.5	2.7



Fig. 3 The result of outdoor exposure test(15years)

光沢値は各色とも経時2年で約半分になり,3年で約1 になった(Fig.5参照).

ΔEは白で約4, 黒と緑とは約2.5であり, いずれも良 好な値であった (**Fig.6**参照).

また,フィルム厚みについて初期は120µmであったが3 年後には108µm(保持率90%)に変化した(Table4参照). この保持率は塩ビ樹脂と比較すると非常に高く,長期耐候 性維持に有利と考えられる.

また,分子量は元の分子量(Mw)約100,000に対して 3年経時で黒は約88,000(保持率約85%),白は約78,000(保



Fig. 4 Surface appearance of samples at EMMAQUA test



Fig. 5 Glossiness changing of samples at EMMAQUA test



Fig. 6 \triangle E of samples at EMMAQUA test

持率約78%)に変化した(Table5参照).いずれも高い 分子量保持率を示しており,長期耐候性維持に有利と考え られる.

以上のように我々が開発したアクリル鋼板の製品は,太 陽光に近い促進試験として知られているEMMAQUA試験 の3年経時で優れた特性を有する事が確認できた.また, 劣化の挙動は,ある時点で急速に進む傾向は見られず,徐々 に進行する傾向がある事が判った.

今回のEMMAQUA試験でサンプルに照射したエネル ギーは関東地方の40年分以上であるが、促進試験と実際の 屋外暴露とでは温度や湿度が異なるため単純に40年の耐候 性があるとは言い切れない.ただし、今回の結果から、開 発したアクリル鋼板はメンテナンス無しで少なくとも20年 以上の耐候性を持つと考えている。

		EMMAQUA test time (years)					
	0	0.5	1	1.5	2	2.5	3
Thickness (μ m)	120	118	114	117	111	108	108
Residual	100	98	95	98	93	90	90

 Table 4
 Thickness and residual ratio of samples at EMMAQUA test

 Table 5
 Molecular weight (Mw) and residual ratio of samples at EMMAQUA test

Color	Molecular	EMMAQUA test time (years)			
Color	weight	0	1	2	3
	Mw	1.0E+05	9.2E+04	9.2E+04	8.8E+04
Black	Residual ratio (%)	100	89	89	85
	Mw	1.0E+05	9.0E+04	8.0E+04	7.8E+04
White	Residual ratio (%)	100	90	80	78

4. 結 言

外装用材料に対する環境適性,高耐候性,意匠性などの 市場要求に対して東洋鋼鈑ではアクリル鋼板を開発した. 開発品は塩ビ樹脂,可塑剤等を含有しておらず,アクリル 樹脂と顔料だけでフィルムを作製しているため環境適性を 有している.また,開発品は高い耐候性を持っており,適 切な顔料をフィルムに添加する事で望む色調を表現可能で あり,かつ深いエンボス表現が可能である.今回開発した アクリル鋼板は上記の特徴を有するため,外装用材料とし て日本国内で採用されつつあり,徐々にシェアを増やして いる.実際の使用例は以下の通りである.

- ・オフィス外装材 (Fig. 7参照).
- ・住宅屋根部材 (Fig. 8参照).

海岸近くのオフィス外装材として20年以上メンテナンス フリーで使用されており、剥離や錆び等の問題は発生して いない.また一般住宅の屋根周辺部材として使用され始め て約10年経つが問題は発生していない。

今後はアクリル鋼板の特徴を生かせる,長期耐候性や長 期耐久性が必要な分野に積極的に提案する予定である.

引用文献

- 1) Seiichi Honma: Plastics, 55 (2004), 5
- 2) William J. Putman, Matthew McGreer and Matthew Conrad : Soc. Plast. Eng. ANTEC, (1995), 3322
- 3) Eiki Takeshima, Toshinori Kawano, Hisao Takamura and Shigemichi Katoh: J. Jpn. Soc. Colour Mater., 56 (1983), 457



Fig. 7 Actual use for a wall of a business office without any maintenance (21years)



Fig. 8 Actual use for roofs of houses and the parts around the roofs

	東 洋	鋼	皈	
平成20年6月印刷 平成20年7月発行	(;	非売品〕〔棼	禁無断転載〕	
発行責任者	山口県下松市東	豊井1296の1		
	古	賀		守
印 刷 人	山口県下松市東	柳1丁目2の8		
	佃	印	刷	所
発 行 人	山口県下松市東	豊井1296の1		
	東 洋	鋼鈑株式	:会社技術研9	笔 所