

水深300m相当の圧力下における湿式プラズマ溶接

海洋開発関連技術の一つとして,水中溶接法の 開発研究が各所で進められているが、溶接現象な らびに溶接結果におよぼす水深の影響については, 実験環境の得難さゆえに,公表された実験結果は 極めて少ない。

溶接研究部では、かねてより、プラズマジェットを併用するプラズマ溶接を湿式水中溶接に適用する研究を進めているが、この研究の一環として、 30kg/cm²の水圧に耐える圧力水槽を本年初めに設置し、これを用いて湿式水中プラズマ溶接におよぼす水深の影響を求める実験を開始した。

本溶接法の主体をなす,アルゴンを作動ガスと するプラズマジェットは;30kg/cm²(淡水の水深 300mに相当)までの加圧淡水中においても安定に 維持しうる。この場合,水圧が高くなると,それ に応じた圧力の作動ガスが供給されるので,ジェ ット電流を一定にし,かつ,各圧力下における作 動ガス流量を同一にしてもジェット電圧は上昇し, 水中に形成される空洞は安定するようになる。

このプラズマジェットを導体として, SM41А





大気圧下の水中 作動ガス流量 3 ℓ/min ジェット電流 100 A プラズマジェットにより形成される空洞 (いずれも背光写真 *f*:4.5, 1/1000sec)

鋼板上にプラズマアークによるビード溶接を行な った。プラズマアーク電流は100および130 A, 溶 接速度は5 cm/minに一定した。この結果, 30kg/cm² 下の水中においても溶接金属を形成し得ること, 水圧が増すと溶込み比(溶込深さと溶接金属の巾 の比)は大気圧下のそれに比べて大となること, 10kg/cm²以上の水圧下で得られた溶接金属中には 気孔が認められないこと, このような条件下では プラズマアークは安定に維持されることなどが判 明した。

以上,予備的な実験を通して,水深300mまでの 静水中でプラズマ溶接を行ないうる見通しが得ら れた。現在,各水圧について詳細な実験を継続し ており,さらに,設置した圧力水槽は180°旋回が 行なえるので溶接姿勢の影響についても実験を進 める計画である。

なお、大気圧下および30kg/cm²下の水中に形成 されたプラズマジェットの空洞と30kg/cm²下で得 られた溶接金属の外観、X線透過写真および断面 マクロ組織の1例を**写真**に示した。



30kg/cm²下の加圧水中で得られた溶接金属の外観, X線透過写真 と横断面マクロ組織



変調構造に関する研究

溶質原子の濃度やクラスターまたは析出物が周 期的に分布した組織は変調構造と名付けられてい る。このような変調構造は、結晶内に周期的な歪 分布や結晶ポテンシャル分布を導入し、転位や電 子の運動,磁気異方性などに影響をおよぼす。そ の結果,材料の機械的性質,電気的性質,磁気的 性質,再結晶特性などに著しい影響を与えると考 えられている。このため変調構造の研究は,合金 の性能改善のための方途を与えるものとして,期 待されている。

しかし、変調構造に関する研究は緒についたばか りであり、解決しなければならない多くの問題を 含んでいる。例えば変調構造の生因にしても、あ る研究グループはスピノーダル分解のみを重点的 に考え、ある研究グループはスピノーダル分解以 外の方法で変調構造が形成されることを主張して いる。

非鉄金属材料研究部では4年前から変調構造の 研究に着手した。得た結果の1例を表に示す。こ こで低温における初期時効過程がスピノーダル分

時効温度	時効初期	時効後期		
~350°C	スピノーダル分解	前期サイドバンド		
350~550° C	前期サイドバンド	後期サイドバンド		
550~700°C	後期サイドバンド	β′析出		

表 Cu-4%Ti合金の時効過程



図1 Cu-4%Ti合金の粉末法によるX線回折像

解であることは、小角散乱法によるX線解析によ り確認した。高温で時効した試料の主回折線には、 サイドバンドとよばれる異常回折線を付随する。 1例を図1に示す。このような回折像の解析から、 時効初期に生じる前期サイドバンドは、周期的に 分布したゾーン・コンプレックス(図2(a))による 回折効果であると考えた。また時効後期に生じる 後期サイドバンド過程では、固溶体は図2(b),(c) に示すような濃度分布をもっているとした。図2 (a),(c)の濃度変動は、古くから知られ、かつ合金の 強化に利用されていたG.P.ゾーンの3相モデルお よび2相モデルに対応する。以上のようなモデル に従えば、スピノーダル分解のように新しい概念 や古くから知られている諸現象と変調構造との相 互関係が明瞭に説明できる。

しかし変調構造という概念が意義をもつのは、 何よりもまず、変調構造が合金の諸性質に著しい 影響を与えると予測するところにある。この点に 関する研究の一環として Cu-4% Ti合金の降伏強 度を研究し、その変化は図2のような固溶体中の 濃度変動の変化とよく対応することが判明した。 しかし周期性という変調構造の核心を考慮に入れ るには、問題の取り扱い方に工夫と新らしい考え 方の展開を必要とする。現在このような点を含め て変調構造のもつ本質的な意義を解明すべく研究 を進めている。



 図2 サイドバンドに対応する固溶体中の濃度変動 (a)前期サイドバンド (b),(c)後期サイドバンド 時効時間 t₁<t₂<t₃ C₀は固溶体の平均濃度

アーク溶接におけるスパッタリング

アーク溶接において、スパッタリングはよく我 々の経験する現象の一つである。しかし、この方 面の系統的研究はきわめて少ない。溶接研究部で は、主としてアーク溶解による溶融金属中へのガ ス溶解量の測定を中心とした研究を実施してきた が、これらの実験を通してアーク現象的にも興味 ある現象が観察された。すなわち、アーク溶解に よる溶融金属中のガス溶解量とスパッタリング現 象との間に密接な関係があることである。今回は スパッタ粒子の発生原因を Fe-N系について化学 冶金的見地より考察を行なったので報告する。図 に純鉄(酸素含有量 260ppm)を各種窒素分圧下

 $(P_{N2}+P_{Ar}=1 atm)$ でアーク溶解したときの窒素 含有量とスパッタ粒子発生域を示す。図中の破線 は非アーク溶解法(レビテーション溶解)で得ら れた平衡論的窒素溶解量であり、アーク溶解の場 合よりも約½程度小さい溶解量を示している。ア ーク溶解では、雰囲気窒素濃度が $0.4\%N_2$ 以上にな ると溶鉄中の窒素溶解量はほぼ一定($0.06\sim0.07$ %)となってしまい、さらに興味あることは、こ の窒素溶解量が一定となる範囲では溶鉄からスパ ッタ粒子が生じ、その発生量は雰囲気窒素分圧の 増加とともに増大し、さらに高窒素分圧($5\%N_2$ 以上)では溶鉄から爆発的にガスを放出するよう になる。

スパッタリング現象を高速度カメラ (3500コマ /秒)による撮影結果から判断すると、スパッタ粒 子を飛行させる駆動力は溶融金属内部に生じ、そ の粒子の発生位置は、アーク直下周辺部の溶鉄表 面が最も多い。このスパッタ粒子を押出す時間は 極めて短かく、写真より1/1000~1/5000秒程度と 判断され、またそのスパッタ粒子の放出力は1.4~ 4気圧と計算された。

つぎに,我々が最も知りたいスパッタ粒子を押 出させる駆動力はいかにして生じたものであるか について考えてみよう。

溶鉄内部に気泡が生じ、これが気相中に放出さ れるときスパッタリング現象を生じることが高速 度写真より推定される。溶鉄内に気泡を生ずるた めには溶鉄中のガス溶解量が注目ガスの分圧1気 圧に相当する平衡論的溶解量以上にならなければ ならない。それでは、実際のアーク溶接、溶解に おいて上記のことが可能なのであろうか。然り、 それは可能である。アーク直下の溶鉄はアークを 通して活性化したガスが多量に溶解(平衡論的溶 解量に比して) するが、一方、溶融池の対流作用 によってアーク直下の溶鉄はアークスポット部か ら離れてしまう。すると、この部分は非アーク気 相に対しては過飽和(ガス溶解量が)となる。し たがって、この過飽和ガス溶解量に相当するもの がガスとなって溶融金属中に放出され、高圧力の 気泡を生ずるものと考えられる。

以上はスパッタ粒子放出力に対する定性的説明 であるが,高速度写真より解析されたスパッタ粒 子放出力とガス溶解量との関係から定量的に説明 することができる。



開先中心位置および開先精度の 検出方法ならびに検出電極

特許出願公告 昭47-50503 公告日 昭和47年12月19日

この発明は加工材の開先に沿って走行させる溶 接機のトーチの位置および開先の精度の変動に対 する溶接条件を的確にきめて欠陥のない溶接を行 なうための,開先の検出方法と検出装置である。

船体,橋梁,その他の大型構造物の自動溶接に おいては,溶接機の溶接ワイヤを加工材の中心に 走行させるように位置合せすること,および加工 精度の不均一な開先に対して絶えず溶接条件を追 従させることが重要で,とくに片面溶接において はこれらの操作が重要である。

この発明は図1に示すように相互に向き合った 2つの開先面に対して、平行な面または線をなす 電導体を具えた検出電極を装備し、これを開先内 の溶接方向へ移動させて開先面と電極間との間の 静電容量の変化を測定して、開先中心位置と開先 精度を連続して計測できるようにした。このよう にして得た開先の情報を片面溶接や高速溶接に提 供し、これにもとずいて開先とトーチの位置関係 および溶接電流を調節することにより欠陥のない 継手を得るものである。

水中のプラズマ溶接法

特許出願公告 昭48-3742 公 告 日 昭和48年2月1日

この発明はプラズマアークを利用した金属加工 材の水中溶接法にかかり,水中のプラズマアーク を起動しやすくして,溶接を開始するときに加工 材とプラズマトーチ間に安定したアークを発生さ せる方法を提供する。

水中溶接は海洋開発,なかでも海洋構造物の建 設や海洋土木工事に利用され,研究開発が急速に 進められている。 図2に示すように,水中の加 工材に面して水上の直流電源と結合したプラズマ トーチを備えトーチ,電源および加工材の間に 移送型または半移送型の回路をつくる。プラズマ 溶接では,トーチ内の主アークの1部を加工材へ 移送する必要があるが,水中においてはこれがむ ずかしい。しかし,ここでは溶接開始前のプラズ マジェット起動の時に作動ガスを定常流より増加 して流し,アークの点火後これを定常流へもどし てアークの起動を容易にし,これを安定に維持す るようにした。この水中溶接法は水中で直接溶接 部のアンダーカットの発生を防ぐ。



図1 開先中心位置および開先精度の検出電極

- 加工材の開先
 2.電 導体
- 絶縁体、d₁,d₂ 開先面と電導体面間の検出す べき距離

図2 水中プラズマ溶接法 ——

1. トーチ, 2. 陰極, 3. 陽極ノズル, 4. 作 動ガス, 5. しゃへいガス噴射環状細隙, 6. 作 動ガス入口, 7. しゃへいガス入口, 8.9. 直 流電源, 10.11. スイッチ, 12. 加工材



研究成果の発表

国内の秋季学・協会発表(ロ頭)

学·協会名	発表期日	発 表 題 目	担当研究部
電気化学協会	8.1	1. 高温中性水溶液中におけるジルコニウムおよびジルコニウム合金 の分極巻動	腐食防食
材料 学会	8.21	1. オーステナイト・ステンレス鋼SUS321B,347Bの回転曲げ高温疲れ現象	疲 れ
原子力学会	9.25	2. 中灰素鋼の疲れ強さのはらつきについて 1. V基二元合金の高温機械的性質	『原子炉材料
日本非破壞検査協会	10.5-10.6	1. 超音波斜角探触子の指向性について	材料強度
日本化学会	10.13	2. 電磁誘導体協議の特性の固定について 1. V-Lスペクトルのシフトとその規則性	金属化学
溶接学会	10.15-10.17	1. 突合せ溶接における角変形とルート割れについて 2. 溶接用 SH-CCT 図におとぼす母は熱加囲の影響	溶接
		3. 鋼の再現溶接熱影響部に析出するパーライトについて	"
		4. 溶込み・裏波ビードの探知方法について 溶性制御用トンサーの研究(第9報)	"
		- 盗接前御用センサーの研究(第2報) 5. 静水圧下におけるプラズマ溶接	"
		6. 溶射被膜の諸性質に及ぼす粉末粒度の影響	"
		7. 傾回さ溶接における部分溶込み - 電子ビーム溶接方向と溶込み現象(第1報)	"
		8. 横向き溶接における完全溶込み	"
		ー電子ビーム溶接万向と溶込み現象(第2報) 9. 直線的に変化する電子ビーム電流と溶込み形状	"
		-電子ビーム溶接の過渡状態における溶込み形状(第1報)	Ï
		10.圧入圧接法によるアルミニウムパイプと銅パイプの接合 11.ノンガスシールド・アーク溶接におけるビード形成現象	"
		12. 溶着金属の気孔生成に関する研究(第3報)	"
		ー非アーク溶解時における Fe, Ni, Tiの気孔生成におよぼす窒素 および水素の影響	
		13.SM-58板材の疲れ強さに対する平均応力効果	疲れ
日本機械学会	10.16-10.17	1. 微視的酸化性を考慮した場合の鋼および鋳鉄の年間の常温におけ るすべり摩垂の巻動について	材料強度
		2. SUH310鋼の高温低サイクル疲れ	疲れ
		 SNCM 8 鋼の低サイクル疲れ 切欠形状と疲れ 島 裂伝播 	"
日本鋳物協会	10.16-10.19	1. 鋳鋼品の鋳造方案設計への電子計算機の応用	金属物理
		2. ベントナイトの高温生成物と表面欠陥との関係について 3. 鋳物のチル生成に関する 2・3 の実験	製造冶金
		4. 低合金鋳鋼の靱性に及ぼす珪素の影響	"
錯塩化学討論会	10.17	1.1-(2-チアゾリルアゾ)-2-ナフタレートカッパ(II) パークロレー トの結晶構造	金属化学
日本金属学会	10.19-10.21	1. Al中における遷移金属元素の固溶度	金属物理
:		ーAIの伝導電子とd電子との相互作用の観点から 2. Fe-Pt合金におけるマルテンサイト変態及びその逆変態	,
		3. Nb-H状態図の問題点	金属化学
		4.80Ni-20Cr-(Si) 合金の各種ガス中での酸化 5.Grain Boundary Grooving法によるα-Feの表面拡散係数の測	"
		6. 脆性鋼の破壊靱性におよばす結晶粒度の影響 7. 非化学量論的CoTi相とFeTi相の高温硬さ	(鉄 鋼 材 料) 非鉄金属材料
		8. Mg-2.2wt%La合金の引張性質について	"
		9. α安定型金属元素を含む2元チタン合金の引張季助 10. Cu - 4 % Ti合金の変調構造	"
		11.Ni-10%Ti合金の板状および粉末状試料に現われるサイドバンド	"
		について 12.Nb-M-H合金のM-H相互作用(II)	"
		13. Nb-H合金の析出硬化	"
		14. 高価 同庄 不 中に お け る Zr - Nb - Ru 合金の 耐 貫 性に 及ばす 熱処 埋 お よび 加工の 影響	"
		15. 電気泳動によるモリブデンのニクロム被覆	特殊材料
		10. 一万回飯回した Mn-So央商合金について 17. 市販SiCウィスカーの強度について	"
	1	18.シリコンカーバイドと金属のぬれ 10.ClC C の用用 (C相互体 (II))	11 March Lat Jul
		19. CuCr2Se4の面相=ス相半衡(11) 20. V3Ga超電導線材の研究(第9報)	电风磁风材料
		21. R(Co _{0.6} Cu _{0.4}) ₅ の保磁力と結晶磁気異方性の温度変化	"
		44.//ヘマ俗別広による/エフ1ト限の作衆とての磁性	/

		23.V-Cr合金鋳塊の加工性におよぼすZrの影響	原	子炉	材	料
		24.V-Cr, V-Fe合金鋳塊の加工性	I	"		
		25. 化学蒸着法によるバナジウムのモリブデン被覆	1	"		
		26.NaNO3-AgNO3系の溶融塩の Friction Coeffceient	I	"		
		27.17Crステンレス鋼板の集合組織について	製	造	冶	金
		28.遊星圧延機によるチタンの圧延	I	//		
		29. Master Mix 法による Fe-P焼結合金の製造	ĺ	"		
		30.Fe-Mn合金の液圧処理効果	材	料	強	度
		31. Fe-Mn合金の応力-ひずみ曲線に及ぼす静水圧の影響	1	//		
日本鉄鋼協会	10.19-10.21	1. 酸化鉄の加圧水素還元	製			練
		2. 一方向凝固した20 Ni-20 Cr-20 Co-4 Mo鋼の凝固組織におよぼす	1	"		
		C, B, P, V, Nb, NおよびTi の影響	1			
		3. 流動層還元における粒度別還元率について	l l	"		
		4. 粗大な粒界析出を生成する処理をした18Cr-12Ni-Mo-P-Ti耐熱	鉄	鋼	材	料
		銅陶	i i			
		5. 粗大な粒界析出を生成する処理をした18Cr-12Ni鋼の常温引張特	i i	//		
		性	i i			
		6. 粗大な粒界析出のための中間保持中に圧延加工した18Cr-12Ni鋼	i i	"		
		の高温強さ	l l			
		7. マルエージ鋼の時効組織と延性, 靱性	i i	"		
		8. 低合金超強力鋼の強靱性に及ぼす化学成分と焼もどし条件の影響	I	//		
		9. 鉄合金におけるオーステナイトの強化とマルテンサイト変態	l	//		
		10.中炭素低合金鋼の不完全焼入組織の靱性に及ぼす合金元素の影響	製	造	冶	金
		11.中炭素低合金鋼のベイナイトの靱性に及ぼす炭化物の影響	l l	//		
		12.金材技研式連続製鋼法のシュミレーション	L	業	i.	化
		13.酸素製鋼法の脱珪速度について	l l	"		
		14.12Cr-Mo-W-V鋼の長時間クリープ破断性質のバラツキ	2	リ		プ
		15.クリープデータからのリラクセーション曲線の予測(1Cr-0.5Mo-	1	"		
		0.25V 鋼のリラクセーション-III)				
		16.引張クリーブ破断時間の予測について	l l	"		
日本高圧力技術協会	10.21	1. 高圧下における Fe-Mn系合金の γ→ϵ′ 変態の進行について	鉄	錮	材	料
高圧討論会	10.01			144	× .	~
粉体およひ粉木冶金協会	10.24	1. 項務法による後合物の製造について	裂	追。	信	金
金属衣面技術協会	10.31	1. 高濃度硫酸浴中での鉄の陽極抵抗膜について	岡	段	阞	筤
验 金 橋 字 会	11.14	1.アルミニウムの扎食成長過程について	254	"		~+
电风化学会	11.16	1. ガラス状 Na ₂ SiO ₃ ·PbSiO ₃ 三兀糸の物性	裂く	page 1	166	 第
日本物理学会	11.22	1. 変形した調甲のセル境界の幾何字的構造	金	-) 12	彻	理
日本分析化子云	11.23-11.26	1. 2-(2-ナナソリルナソ)-4,5,6-トリメナルフェノールとニッゲルと	Æ	码	16	7
			l l			
		2.9-(2-ビリンリル/ソー3-ニトロ)=10-ノエアントールと調、ニック ルカトロ語称版の反応	l l	"		
			1			
		3.2-(2-ペンツオキサワリルノワ)-1-ナノトールによる二三の金属の抽	l l	"		
		山	i			
		4. ヘハーノ(赤貝万別) 荷による 欧洲中の小桃物の ル里(塩切木法) 5.	i i			
		J. 果工廠所伝によるSI, UI 你加広を用いる並與中の酸系定重 6 14M。VI由州工術財化二進内郭標準注に上工直入全細市の注手の亡	i			
		0.14MEVT圧」 放射 10一半内的标準広による向音並調中の埋系の定 県	i i	"		
		型. 7 14M。V由松子抜射化工从京輝淮注ニト2 画紙松玉山の歌車の空星	i			
		1.14 MEV 中住了 放射10-75 副標準広による里站栃木中の酸素の定重	i i	"		

◆短 信◆

●海外出張

吉田 進 疲れ試験部長

クリープと高温疲れ国際会議, 圧力容器の国際会議に出席の ため昭和48年9月21日から10月6日までアメリカ合衆国へ出張した。

吉原一紘 金属化学研究部研究員

金属間化合物の製造および構造解析の研究調査のため昭和48 年9月21日から同49年9月27日までカナダ国立研究所(NRCC), アメリカ合衆国エイム公研究所へ出張した。

佐藤 彰 工業化研究部研究員

製鋼反応に関する研究のため昭和48年9月21日から同49年9月 20日までアメリカ合衆国マサチューセッツ工科大学へ出張した。 高橋仙之助 特殊材料研究部特殊材料研究室長

通卷 第178号	
林	弘
株式会社 ユニオンプ	リント
東京都大田区中央 8- 電話 東京(03)753-6969	-30-2 (代表)
	通巻 第178号 林 株式会社 ユニオンプ 東京都大田区中央 8- 電話 東京(03)753-6960

スカイラブA計画の試料引取および会議打合せのため昭和48年 9月29日から10月22日までアメリカ合衆国のハンスビル,ワシ ントンNASA本部, TRW研究所へ出張した。

受賞

●日本金属学会論文賞(化学部門)

製錬研究部非鉄製錬第2研究室長**亀谷博**及び同研究部主任研 究官山内陸文は、「A Fundamental Study on Vacuum Lift Refining of Molten Copper」により、昭和48年10月19日上記の賞 を受けることとなった。

●日本金属学会論文賞(加工部門)

疲れ試験部長**吉田進**及び原子炉材料研究部原子炉材料研究室 長**永田徳雄**は、「Deformation of Copper Single Crystals and Polycrystals at High Strain Rates」により、昭和48年10月19 日上記の賞を受けることとなった。

発 行 所 科学技術**庁金属材料技術研究所**

東京都	邻目黒	区中国	黒2丁	一目 3	番12号
電話	東京	(03)	719 - 2	2271	(代表)
郵	便	番	号	()	153)