ブラズマ溶射による表面改質に関する研究 ープラズマ溶射法による耐アブレージョン性摺動被膜の開発-

1. **はじめに**

ー般の機械要素において,磨耗に関するトラブルの大半 は、アブレッシブ磨耗に起因するものであると言われて いる。摩擦面への硬質粒子混入が避けられないような摺動 部品では,通常の潤滑下でのトライボロジー性能に加え, 耐アブレージョン性に優れた摺動表面の作製が要求され る。本研究では,表面改質による境界潤滑性能と耐アブレ ーション性に優れた摺動表面の開発を目的に,減圧プラズ マ溶射およびレーザープラズマハイブリッド溶射法によ り数種類の合金被膜を作製し,それらのトライボロジー特 性を評価することにより,被膜の選定と耐アプレージョン 性向上に必要とされる因子を検討した。

本年度は,各種粉末材料および条件でテストピースによ り耐磨耗性被膜を作成し,被膜性能を比較・検討したので 報告する。

2. 実験方法

減圧プラズマ溶射法により, 8種類の合金について,溶 射雰囲気を減圧アルゴン雰囲気(50,100,300Torr)と大気 の4通りに設定して被膜を作製した。作製した被膜は往復 動摩擦試験により境界潤滑性能に優れる被膜を選定し,ハ イブリッド溶射法により被膜を作製した。作製した被膜は,減圧プラズマ溶射被膜および比較試験片(侵炭鋼ならびに 肉盛り溶接鋼)とともにアブレージョン試験に供試し,耐 アブレージョン性能の比較を行った。

2.1 実験装置

図1にレーザープラズマハイブリッド溶射装置を示す (本装置は、 6軸N C制御ロボットと最大出力80KWのプラ ズマ溶射ガンを備えた内径2.0m×長さ2.7mの真空チャン バー内に、 ZnSe製ウィンドウを通して、 レーザー光を 導入できる構造になっている。レーザーは最大出力4KWの シングルモードCO₂レーザー(川崎重工製AF-5L)を用いた。



図1 レーザープラズマハイブリッド溶射装置 2.2 **溶射粉末** 溶射粉末は,表1に示す8種類である。

表1 成 分 表

	溶射粉末	ΑI	В	С	Co	C r	Cu	Fe	Mn	Mo	Ni	Р	S	S i	W
1	ステライト6			1. 13	Bal	28.8		1. 49	0. 08		2.50			1.27	5. 37
2	トライステル TS-3			3. 00	12. 0	35. 0		Bal	1.00		10. 0			4, 90	
3	トリパロイ T-700			0, 08	1. 05	15. 5		1. 50		32, 5	Bal			3, 40	
4	トリパロイ T-800			0. 04	Bal	17.6		0. 65		28. 1	0. 84			3, 50	
5	Fe-Mo	0, 03		0, 04			0, 16	Bal		60. 9		0. 03	0. 04	0. 84	
6	Fe-Cr			7.82		64. 7		Bal		-		0. 02	0. 02	1. 59	
7	Ni自溶性 合 金		2. 93	0.62		14. 9		3, 03	0. 04		Bal			4. 05	
8	混合粉末	(Fe-Cr) 60wt%+ (Mo) 20wt%+ (Ni自溶性合金) 20wt%													

2.3 試験片

試験片は軟鋼SS400,形状及び寸法は,図2の通りである。 溶射面をサンドプラスト用 -アルミナ(#30)によりプラ スト処理した後,アセトン・ベンジン混合液にて超音波 洗浄を行い実験に使用した。

図2 試験片



2.4 溶射被膜の作成方法

(1) 溶射被膜の作成手順

試験片を取り付けた試料ホルダーをロボットアームに 固定する(図3)。次に,チャンバー内を真空に排気した後, アルゴンガスを導入し,圧力を20Torrにコントロールして プラズマ炎により予熱を行う。

次に,所定の圧力までアルゴンガスを導入し, プラズ マ溶射を行う。

予熱および溶射時は,試験片ホルダーを上下方向に往復 させながら,左右方向に2mmピッチで移動させ, ホルダー の端から端まで走差する。アームの移動速度は,2000mm/Se Cである。溶射後は,チャンバー内を真空に排気して30分間 放置した。

大気圧で溶射する場合は,予熱,溶射時とも, チャンバ ーを開放して行う。

また、レーザーを照射するハイブリッド溶射の場合は、 溶射時に図3に示す位置関係でCO₂レーザーを照射した。

図3 プラズマ及びレーザービーム照射の位置関係



(2) 溶射条件

チャンバー内雰囲気は,50,100,300Torr,大気で行い,溶 射ガンと試料間距離は,次の通りである(表2)。

表2 溶射条件(雰囲気圧力と溶射距離)

2.5 往復動摩擦試験

	圧カ	溶射ガンと試験片距離						
予熱時 溶射時	20Torr 50Torr 100Torr 300Torr	150mmまたは,250mm 250mm 150mmまたは,250mm 150mm						

図4に試験の概要を,表3に摩擦条件を示す。摩擦係数,被 膜の摩耗量,摩耗深さ,ボール摩耗量を測定した。

摩擦試験面(溶射面)を鏡面研磨した試験片を,試料台に セットする。摩擦箇所に50µ1の潤滑油を供給した後,100r pmで10分間ならし運転を行ってから,600rpmで60分間,摩 擦試験を行う。潤滑油は、VOBIL I (エンジンオイル, SF級)と松村石油(株)製5P4E (フェニールエーテル系合成 油)を用いた。

図4 摩耗試験の概略



表3 摩擦条件

2.6 土砂摩耗を想定した往復動摩耗試験

試 験 方 法	往復動ボールオンプレート方式
摩 擦 速 度	10サイクル/sec
摩擦幅	100mm/サイクル
荷 重	98 N
摩 擦 時 間	60min
摩 擦 距 離	3600m
潤 滑 油	エンジンオイル,5P4E
	(フェニールエーテル系合成油)
油 量	$50 \mu 1$
	500μ 1/min
ボール	5/16inch, SUJ 2

土砂摩耗を想定し,潤滑油中にアルミナ粒子を混合した ものを,往復運動する試験片上に常時供給しながら試験を 行った。粒子径は106µm,混合比は4wt%とした。なお,試験 中は潤滑油の温度を約50 に保ち,供給量は500µ1/min とした。 2.7 硬さ試験

マイクロビッカース硬さ試験機((株)アカシ製)を用い, 荷重500gfで硬さを測定した。

2.8 SEM 像観察

溶射被膜の断面,摩耗試験の摩耗痕をEPHA付走査電子顕 微鏡(日本電子製SCANNING MICROSCOPE JSM-6400Fs)によ り観察した。

2.9 比較材料について

選定した8種類の粉末の被膜のほか,比較の対象としてい る肉盛溶接材,侵炭焼入村についても評価試験を行った。 肉盛溶接材とは, SAE8720材にスライト系合金を溶接し たもの,侵炭焼入村とは, SAE4815材に侵炭処理をしたも のである。それぞれの組成を,表4に示す。

表4 比較材組成

3.結果と考察

								and the second se	
	С	Mn	Ni	Si	Cr	Мo	W	Co	Fe
S A E 8720	0. 17 -0. 23	0.60 0.95	0. 15 0. 30	0.35 -0.75	0.35 -0.65	0. 20 0. 30			Bal
S A E 4815	0.12 -0.18	0. 30 0. 70	0. 15 -0. 30	0. 20 3. 80		0.20 -0.30			Bal
スライト系合金	2, 48		1. 03	31.22			17.92	5.05	2. 30

3.1 往復動摩耗試験結果

図5に各溶射被膜の潤滑下における摩擦摩耗試験結果を 示す。作製した被膜の中より,各溶射材料ごとに表面硬さ の最も硬かったものを選び出し比較した。

エンジンオイルの場合は,材料によって摩擦係数の差は あまり見られないが,ポリフェニルエーテルの場合では, 摩擦係数,摩耗深さとも,被膜によりバラッキが見られた。 その中でもFeCrの被膜と混合粉末の被膜が摩擦,摩耗とも に良好な摺動特性を示した。

しかし, FeCrの被膜は,一部で剥離が起こるなど基材 との密着性の点で問題があったので,混合粉末を耐アプレ ージョン性被膜として選定した。

選んだ混合粉末は、 レーザー・プラズマ・ハイブリッ ド溶射により被膜を作製し、アブレージョン試験に用いた。 図5 各溶射被膜の潤滑下における摩擦・摩耗試験結果

3.2 アブレージョン摩耗試験結果



各改質表面のアプレージョン試験結果を図6に示す。被膜 表面の硬さは,肉盛溶接鋼でHV754,侵炭焼入鋼がHV594,混 合粉末の減圧溶射被膜がHV800,ハイブリッド溶射被膜がH V971であった。

混合粉末の減圧溶射被膜,ハイブリッド溶射被膜は,比 較材料である肉盛溶接鋼・侵炭焼入鋼よりも優れた摩擦特 性を示した。また,被膜の摩耗量,ボールの摩耗量とも比 較材料より少なく,優れたアプレージョン性能を示した。

単純に考えれば,表面の硬さが硬い表面の方が耐アブレ ージョン性能は、理論的に優れているはずであるが、肉盛 溶接鋼と減圧溶射被膜とでは、硬さにほとんど差が見られ ないにもかかわらず,耐摩耗性において大きな差が表れた。 これは、 ここでのアブレージョン摩耗が、単に材料表面 の平均的な硬さに依存するのではなく、摩擦表面のミクロ 組織の状態が大きく関与しているためではないかと推察 した。

図6 各改質表面のアブレージョン試験結果 3.3 肉感溶接鋼と減圧溶射被膜の比較

摩耗量,mm³ 摩擦係数, μ 0.1 20 0.2 0 10 30 肉盛り(SAE8720) (Hv754) 浸炭鋼(SAE8720) (Hv594) ■ 摩擦係数 減圧溶射(混合粉末) - 0.015 图 被膜摩耗量 (Hv800) ■ ボール摩耗量 ハイブリッド溶射 0.008 (Hv971)

図7は、肉盛溶接鋼と減圧溶射被膜の断面組織の状態を 示したものである。

肉盛溶接鋼の組織は、サブミリオーダーの針状組織と、 数十ミクロンオーダーの粒状組織からなる不均一な組織 になっている。それに対し,減圧溶射被膜の組織は数十ミ クロンオーダーで見ると一様な組織になっている。

このように、 ミクロ組織が不均一であると,硬さの低 い部分などにアブレージョン粒子がトラップされ, 3次 元アブレッシブ摩耗から2次元アブレッシブ摩耗状態へと 摩耗機構が変化し、 これにより摩耗が増大するものと考 えられる。

図7 肉盛溶接鋼と減圧溶射被膜の断面組織 3.4 減圧溶射被膜とハイブリッド溶射被膜の比較



肉盛溶接鋼

減圧溶射被膜とハイブリッド溶射被膜を比較すると,摩 擦係数では減圧溶射被膜の方が若干優れた摩擦特性を示 しているが,摩耗量では被膜およびボールともハイブリッ ド溶射被膜の方が摩耗が少なく、耐アブレージョン性に優 れることが分かった(図6)。

また,硬さも減圧溶射被膜のHV800に対してハイブリッ ド溶射被膜の方はHV971と高い値を示した。

図8に、減圧溶射被膜とハイブリッド溶射被膜の断面組 織を示す。減圧溶射被膜で見られる, このような層構造 が, レーザープラズマハイブリッド溶射で, レーザー を同時に照射することにより解消され,被膜中の気孔も減 少している。

図9は,減圧溶射被膜とハイブリッド溶射被膜断面の元 素分布状態を示したものである。ニッケルと鉄の分布を示 す。ハイブリッド溶射被膜では、 レーザーを照射しない ものにくらべて,全体的に元素の拡散が進んでおり,より

均一な組織になっている。また、特に被膜の界面では、基材 と被膜との境界に約数ミクロンの鉄の拡散層ができてお り,化学結合力による密着性の向上が図られているものと 推察される。

図8 減圧溶射被膜とハイブリッド溶射被膜の断面



減圧プラズマ容射 レーザー・ブラズマハイブリット容射 図9 減圧およびハイブリッド溶射被膜の元素分布



減圧プラズマ溶射 レーザー・ブラズマハイブリット溶射

4. まとめ

「境界潤滑性能と耐アブレージョン性に優れた摺動表 面の開発」を目的に研究してきたところ、次のことが分か った。

(1) 8種類の材料について,それぞれ4通りの溶射条件で 被膜作製を行い,摺動特性を調べた結果, FeCrとNi自溶 性合金,Moを混合した粉末が,境界潤滑性能に優れている ことが分かった。

(2) 混合粉末について,減圧プラズマ溶射とレーザープ ラズマハイブリッド溶射法によって被膜作製を行い,耐ア ブレージョン試験をした結果,比較材料である肉盛溶接 鋼・侵炭焼入鋼よりも優れた耐アブレージョン性を示すこ とが分かった。

(3) レーザープラズマハイブリッド溶射被膜と減圧プラ ズマ溶射被膜を比較すると、 レーザーを同時照射するこ とにより,元素拡散により組織の均一化が進み,耐アブレ ージョン性が向上することが分かった。

しかし、 ミクロ組織と耐アブレージョン特性との相関 については,今後さらに詳細な検討が必要である。 追記

この研究は、つくば産学官共同研究として工業技術院機 械技術研究所,茨城県工業技術センター,石油撃井機製作 (株)との共同研究により遂行されたものである。

参考文献

1) 佐々木:溶接技術, 「レーザープラズマハイブリ ッド溶射」, 6 (1992)87-96