溶射による高炭素鉄合金の急冷凝固組織

Rapid Solidification Structure of Thermal-Sprayed Coating of High Carbon Iron Alloys.

松本弘司* 入沢 毅* 田中武雄* Hiroshi Matsumoto* Tsuyoshi Irisawa* Takeo Tanaka*

Synopsis;

The rapidly solidified structure of the coatings obtained by thermal spraying of high carbon iron alloys has been investigated by means of optical microscopy, X-ray diffraction, and micro-hardness tester. The results obtained are summarized as follows:

- The cooling rate of the thermal-sprayed coating was estimated to be larger than 10⁴°C /sec.
- The structure of the coatings of high carbon iron alloys was found to be consisted of metastable ε - iron phase and γ - iron phase supersaturated with carbon.
- 3) The vickers hardness value of thermal-sprayed coating was about 900Hv. The hardness was not changed by heating up to 400°C, and decreased with increasing the heating temperature above 400°C, and became to 100Hv by the heating at 800°C.

1. 緒言

近年、産業機械材料および輸送機材料への異種材料の表面被覆処理が注目され、研究開発が 進められている。これは材料に対する使用条件が厳しくなり、母材を保護するために表面上に 異種材料を被覆させて耐摩耗性、耐熱性および耐食性などをさらに向上させることにある。こ の表面被覆処理法には多くの方法があるが、溶射被覆もその一つとして挙げることができる。

溶射はあらゆる材料、例えば金属材料は言うまでもなく、ガラスや木材などの表面にも金属 皮膜を形成させることができる。しかも、形成される皮膜は基材上で急速に冷却されるため急 冷凝固組織となる。このような観点から、鋳鉄の溶射は応用開発のみならず、学問的にも興味 がもたれる。しかし鋳鉄のような高炭素の鉄合金では粉末や線材の溶射材を作製することが困 難なため、溶射材料として使われることはなかった。

著者らは数年前から、新しい鋳鉄溶射材料の開発の一端として、これまであまり注目されなかった金属材料への鋳鉄の被覆を試みてきた¹⁾²⁾³⁾ここでは、鋳鉄の基本組成であるFe-C合金およびFe-C-Si合金の溶射被覆について得られた結果を報告する。

昭和62年4月1日原稿受理

^{*}大阪産業大学工学部

2. 実験方法

電解鉄、電極黒鉛および金属ケイ素を用いてFe-4.5%C合金、Fe-5.0%C合金、Fe-4.0%C-1.5%Si合金およびFe-3.5%C-4.0%Si合金を溶製した。これらの合金溶湯を石英 管に吸引して直径3mmの棒状にし、溶射用線材とした。基材としてショットブラストで表面を 清浄にした3mm厚さの一般構造用鋼SS41を用いた。溶射はガス溶線式溶射機を用いて酸素-アセチレン炎によって行ない、約200mmの距離から50m³/minの圧縮空気で基材表面上に約0.3 ~0.4mm厚さの皮膜層を形成させた。溶射した試料は5×10mmの寸法に切断し、それぞれ石英 管に真空封入したのち、900℃までの温度範囲で1hrおよび5hr加熱保持した。

各温度で加熱保持した試片は組織観察および硬さ試験用に供した。一方、溶射したままの試 片は急冷凝固組織を光学顕微鏡で組織観察し、またX線回折によって晶出相の同定を行なった。 また飛行するさいの溶射粒子の大きさを知るために、水中へ水面から200mmの距離で溶射を行 ない粒内の組織観察と粒径の測定を行なった。

3.実験結果および考察

溶湯吸引法によって作製した直径3mmの溶射棒は急冷されていずれの組成もレデブライト組 織であった。

溶射したさいの粒径を知るために水中へ溶射して得られた粒の形状とその組織をPhoto1に 示す。Photo1から明らかなように、Fe-C合金ではほぼ球状であり、粒径は約50μmである。



Fe-5.0%C alloy

Photo 1 Configuration and structure of particles sprayed into water.

Fe-C-Si合金の粒は不規則で粒径もかなりバラツキがあった。これはケイ素が含まれることによって溶融金属の表面張力が小さくなることによると考えられる。Photo1に示すように、水中に溶射したFe-5.0%C合金およびFe-4.0%C-1.5%Si合金の組織は非常に微細なレデブライト組織である。



Photo 2 Surface of coating sprayed on base metal.

Photo 2 はFe-4.5%C合金およびFe-4.0%C-1.5%Si合金を溶射したさいの表 面の状態を示したものである。Fe-4.5% C合金溶射皮膜の表面は黒く酸化している が、ケイ素が含有されると皮膜は光沢を有 し酸化がほとんどみられない。

皮膜層内の組織はPhoto3に示すように、 帯状となった酸化物が観察され、粒子はた たきつけられて扁平になっていることがわ かる。



Photo 3 Structure of thermal-sprayed coating layer.



Photo 4 Rapid solidification structure of thermal—sprayed coating of Fe —4.5%C alloy.

Fe-C合金の溶射皮膜においてはPhoto 4に示すように、デンドリティックな板状 の組織が観察される。またFe-C-Si合 金においては板状組織のほかに部分的にマ ルテンサイト組織が観察される場合もある。 このことから、皮膜層は10⁴℃/sec⁴⁾以上 の極めて速い速度で冷却したものと考えら れる。基材と皮膜との界面に存在する酸化 膜は比較的薄く、従来用いられている 13Cr溶射皮膜とほぼ同程度の界面状態が 得られる。

Fig.1はFe-4.5%C合金を溶射した皮 膜層のX線回折結果である。回折図形はや



Fig. 1 X-ray diffraction profile of rapidly solidified Fe-4.5%C alloy.

やブロードであるが、おもにオーステナイト(γ)相および最密六方構造の準安定 ϵ 相の存在 を示す。Fig. 1 から γ 相の格子定数は a_0 =3.656Åが得られる。そこでRuhlとCohen⁵⁾のオース テナイトの格子定数と炭素濃度との関係式

 $a_0 = 3.572 \pm 0.033$ (wt pct C) Å

を用いて、ア相中の炭素濃度を求めると、2.56%Cとなり、ア相は炭素を過飽和に固溶していることが知られる。また ϵ 相はRuhlとCohenが報告しているa=2.639Å、c=4.335Å、c/a=1.643とほぼ一致することがわかる。Fe-4.0%C-1.5%Si合金においてもX線回折の結果はア相と ϵ 相が生成していることを示した。

Fig. 2 およびFig. 3 はFe-4.5%CおよびFe-5.0%C合金の皮膜層をそれぞれの温度に 1 hr 保持したときの皮膜層粒内の硬さ変化を示す。Fe-CおよびFe-C-Si合金とも硬さにバラ ッキがみられるがas-sprayでは約900Hvとなる。これを各温度で保持したとき、各組成とも よく似た傾向を示し、300℃まではやや上昇し、400℃から低下しはじめ800℃で約100Hvとな る。この傾向は 5 hr保持においても同様であった。CohenらはFe-4.5%C-1.9%Si合金で 97%のhcp ϵ 相が存在する試片を加熱したさいのX線分析の結果

hcp ϵ phase $\rightarrow \epsilon$ carbide+martensite (α ') の分解が140℃~200℃で起こり、

 ϵ carbide+martensite (α') $\rightarrow \alpha + Fe_3C$

の分解が330℃で始まり、460℃で終了すると報告している。本研究の保持温度による硬さ変化 において300℃までやや上昇し、400℃付近から低下するのはこのような ∈ 相の変化および過飽



Photo 5 Structures of thermal-sprayed coating layer after heat treatment (Fe - 4.5%C alloy).



Photo 6 Structures of thermal-sprayed coating layer after heat treatment (Fe-4.0%C-1.5%Si alloy).

和オーステナイトの変態によるものと考えられる。

Photo 5 およびPhoto 6 はFe-4.5%C合金およびFe-4.0%C-1.5%Si合金を各温度で 1 hr 保持したときの組織変化を示す。両者とも加熱温度による組織変化は類似しており、200℃近 傍において針状のマルテンサイト組織が現われる。さらに400℃で針状のマルテンサイト組織



Fig. 2 Relationship between hardness and annealing temperature of Fe – 4.5%C alloy coating.





は消滅し、非常に微細なセメンタイトが生じる。この粒状セメンタイトは加熱温度の上昇とと もに粗大化する。700℃以上において帯状の酸化物層の近辺に微細な黒鉛が析出しはじめる。 また皮膜層と基材との界面に部分的に拡散層が観察される。この加熱保持による組織変化と硬 さ変化とはよく対応していることがわかる。400℃附近から硬さが次第に低下するのは微細な セメンタイトが成長し、さらに高温ではセメンタイトの黒鉛化が生じるためと考えられる。 800℃では黒鉛化を完了し、黒鉛とフェライトとなるため硬さが急激に低下して、一定値とな



50µm

Photo 7 Structure of thermal—sprayed coating layer of Fe — 4.5%C alloy after holding at 900°C for 3hr.

る。黒鉛の析出に関してはPhoto7に示す ように、Fe-4.5%C合金の溶射皮膜を 900℃で3hr加熱保持すると、黒鉛は皮膜 層の粒内よりも粒界の酸化膜近傍に優先的 に析出する傾向を示し、しかも数µmの微 細な黒鉛が無数に析出することがわかる。

これまで、鋳鉄のような高炭素鉄合金の 溶射被覆はほとんど報告されておらず、高 い硬度、じん性、耐食性を有する皮膜が得 られるならば大いに期待できる。今後、こ れらの基本合金をもとに合金元素を加える ことによってさらに皮膜層の改善ができれ ば実用材としての可能性もあると思われる。

4. 結言

铸鉄のような高炭素Fe-C合金およびFe-C-Si合金の溶射線材を作製して軟鋼にガス溶 射し、皮膜層の組織観察、硬さ試験およびX線回折を行なった。その結果をまとめると次のよ うである。

1) Fe-C合金およびFe-C-Si合金を溶射して得られた皮膜層は10⁴℃/sec以上の極めて 高い冷却速度で凝固した組織となる。

2) X線回折の結果、Fe-C合金およびFe-C-Si合金の溶射皮膜層は最密六方晶の ε 相と 炭素を過飽和に固溶したγ相から成っている。

3) 溶射皮膜層の硬さはFe-C合金およびFe-C-Si合金とも約900Hvである。これを各温 度で1hr加熱すると、300℃までやや上昇し、400℃から低下し、800℃で約100Hvとなる。

おわりに、本研究は大阪産業大学産業研究所特別研究費によって一部援助されたものである ことを記し、感謝の意を表します。

文 献

1) 松本,入沢:日本鋳物協会関西支部急冷凝固鋳鉄研究会資料,(1983),1.

- 2) 松本,入沢,岸武,香川,岡本:日本鋳物協会第105回全国講演大会概要集,(1984),115.
- 3) 松本,入沢,岸武,香川,岡本:日本鋳物協会関西支部秋季講演大会概要集,(1984),37.

4) 毛利, 角谷, 山口, 渡辺:日本鋳物協会関西支部急冷凝固鋳鉄研究会資料, (1983), 1.

5) C. Ruhl and M. Cohen: Trans AIME, 245 (1969), 241.