doi: 10.3969/j.issn.1007-9289.2010.01.017

## 深井钻机刹车盘激光熔覆铁基涂层的组织与摩擦磨损性能\*

陆萍萍,王 勇,韩 彬,杨 浩

(中国石油大学(华东) 机电工程学院,山东东营 257061)

摘 要: 针对深井钻机刹车盘的工况条件,采用激光熔覆技术在 35CrMo 钢表面分别制备 Fe 基涂层和含 Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub> 的 Fe 基合金复合涂层,研究了 2 种涂层的组织结构、显微硬度及耐干滑动摩擦磨损性能。结果表明,Fe 基涂层以亚共晶方 式结晶,在初生柱状固溶体枝晶间存在大量网状共晶组织,主要由 γ-Fe、Cr<sub>7</sub>C<sub>3</sub> 及少量的 Cr-Fe 固溶体等组成。Fe 基 复合涂层中 Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub> 大部分溶解,枝晶凝固特征保持不变,枝晶组织明显细化,主要由 γ-Fe、Cr<sub>7</sub>C<sub>3</sub> 及少量的 Cr-Fe 固溶 体及较少量未熔的 Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub> 等组成。Fe 基复合涂层的显微硬度及其摩擦磨损性能优于 Fe 基涂层。 关键词: 激光熔覆;Fe 基合金;Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>;显微组织;摩擦磨损

中图分类号: O532.25; O484 文献标识码: A 文章编号: 1007-9289(2010)01-0092-05

## Microstructure and Friction and Wear Properties of Laser Cladding Fe-based Alloy Coatings on Brake Disc of Deep-well Drilling Rig

LU Ping-ping, WANG Yong, HAN Bin, YANG Hao

(College of Mechanical & Electronic Engineering, China University of Petroleum, Dongying Shandong 257061)

**Abstract:** According to technological condition of brake disc of deep–well drilling rig, laser cladding Fe–based alloy coating and Fe–based alloy composite coating with  $Cr_3C_2$  particles on 35CrMo substrate were obtained. The microstructure, micro–hardness and sliding wear resistance of the coatings were studied. The results show that the Fe-based coatings are solidified in hypo–eutectic way, and network eutectic structure existed in the primary dendrite solid solution. The main phases of Fe coating were  $\gamma$ –Fe,  $Cr_7C_3$  and Cr–Fe solid solution. Most of  $Cr_3C_2$  particles in Fe-based composite coating are mostly dissolved. The basic solidifying characteristic of  $Cr_3C_2/Fe$  is nearly unchanged. The dendrite of the composite coatings became to be finer. The phases of  $Cr_3C_2/Fe$  composite coatings were composed of  $\gamma$ –Fe,  $Cr_7C_3$ , Cr–Fe solid solution and  $Cr_3C_2$ . The micro–hardness and friction and wear properties of  $Cr_3C_2/Fe$  composite coating were obviously better than that of Fe coatings.

Key words: laser cladding; Fe-based alloy; Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>; microstructure; friction and wear

0 引 言

目前深井钻机刹车盘的材质主要为35CrMo、 30CrMo、45钢等中碳调质钢,由于刹车处于强摩擦、 高热负荷及较大制动力等极端工况下,导致刹车盘 表面存在3种形式的失效<sup>[1]</sup>:①由于紧急制动造成刹 车盘表面瞬间高温产生的高温氧化;②由于重载制 动造成刹车盘表面的磨损损坏;③由于高频、重载 的周期性制动产生的热应力造成的热疲劳裂纹。为 了提高刹车盘的抗高温氧化性、耐磨性及热疲劳性 能,在中碳调质钢的基础上进行表面改性,既可以 改善表面性能又能降低成本<sup>[2,3]</sup>。目前,国内外对刹 车盘表面进行改性的方法主要有堆焊法<sup>[4]</sup>、无压浸 渍复合涂层<sup>[5]</sup>及等离子喷涂<sup>[6-10]</sup>。

激光熔覆与其他表面强化技术(如等离子喷涂 技术)相比,熔覆层与基体为冶金结合,其组织晶 粒细小,可改善强韧性,提高抗热疲劳能力和抑制 热疲劳裂纹的扩展;同时工件热变形小,母材的热 影响区窄,熔覆层稀释率低,熔敷粉末金属的利 用率高。文中利用激光熔覆技术,采用添加增强相

收稿日期: 2009-11-26; 修回日期: 2009-12-06 基金项目: 国家"863"项目(2006AA09A104)

作者简介:陆萍萍(1985—),女(汉),江苏扬州人,硕士生。

Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>的方法在35CrMo钢表面制备具有高硬度、耐磨损的碳化铬铁基合金复合涂层(Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe),对涂层的组织结构、涂层在干摩擦条件下的摩擦磨损行为进行研究,拟解决刹车盘要求的相对高的摩擦因数、低磨损率的矛盾。

1 试验材料及方法

试验基材为35CrMo钢,其尺寸为Φ70 mm× 10 mm,表面磨光。铁基合金粉末的粒度为45~150µm, 其主要化学成分(质量分数 /%)为:0.31 C,24.25 Cr, 1.01 Si, 3.49 Ni, 0.78 B, 0.16 Mn, 3.11 Mo,余量为 Fe。Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>粉末粒度为40~82 µm。将添加10% Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub> 的铁基合金复合粉末充分研磨混匀后,在100 ℃下 烘干2 h。

试验采用DL-HL-T5000型横流CO<sub>2</sub>激光器,矩 形光斑尺寸为10 mm×1 mm,激光功率为3.5 kW, 扫描速度为150 mm/min,多道搭接率为40%,采用 粉末预置法。

磨损试验采用MG-200型摩擦磨损试验机,采 用环-环接触方式,对摩环为淬火态45钢,硬度为 55 HRC,转速为400 r/min,正压力为200 N,磨损 时间30 min。磨损后,采用ESJ205-4型分析天平称 量,测量精度为0.1 mg。

利用MBA-1000金相显微镜、X射线衍射仪 (XRD)、LEO-1450型扫描电镜(SEM)对熔覆层显 微组织、物相及磨损形貌进行分析,采用HX-1000T 显微硬度计测量试样横截面的硬度分布,载荷为 200g。

2 试验结果与分析

## 2.1 熔覆层的组织与结构

图1为激光熔覆Fe基涂层沿垂直于激光扫描方 向的剖面组织形貌。从图1(a)可看出,熔覆层组织 致密均匀,与基体呈冶金结合,而且未发现任何气 孔及裂纹等缺陷。在较高的放大倍数下,可以清晰 地看出熔覆层与基体交界处存在一条宽度较窄且 在显微镜下呈较白色的亮带,显示出熔覆层与基体 呈良好的冶金结合,然后为大体上垂直于界面生长 的较粗大柱状树枝晶,在枝晶内弥散分布了较多的 黑色颗粒,如图1(b)。向熔池中部过渡为多方向生 长的树枝晶,晶粒细化,如图1(c);接近熔覆层的 顶部为晶粒细小的等轴晶和树枝晶,如图1(d)。



图 1 激光熔覆 Fe 基涂层典型组织 (a) 低倍组织 (b) 界面组织 (c) 中部组织 (d) 近表层组织 Fig.1 Microstructure of laser cladding coatings (a) low magnification (b) interface area (c) middle area (d) area near surface

图2(a)、(b)分别为Fe基涂层及Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe涂层中 部的显微组织。当Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>加入铁基粉末后,熔覆过程 中Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>颗粒大部分分解并完全溶入铁基熔体,枝晶 间出现细小共晶组织。Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>在激光熔覆过程中溶解 后,使合金熔体中C、Cr含量增加,在快速凝固过 程中首先形成了富Cr碳化物,再在相对低温形成γ 枝晶及其共晶组织。

通过对比图2(a)和(b)可看出,加入Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>后组织 得到明显细化<sup>[11]</sup>,减少了枝晶之间的间隙,枝晶排 列更加紧密。当Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>加入铁基粉末后,溶解的Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub> 在熔池中溶解了大量的Cr元素,从而产生较大的过 冷度,形核率增大,因而熔覆层晶粒细小。

图3为激光熔覆Fe基涂层和Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe复合涂层 的X射线图谱。由图3可看出,铁基涂层主要由γ-Fe、 Cr<sub>7</sub>C<sub>3</sub>及少量的Cr-Fe固溶体等组成;Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe铁基 合金熔覆层又增加了少量未熔的Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>相。

分析认为,铁基涂层以亚共晶方式结晶:首先 析出合金元素含量很高的非平衡γ-Fe枝晶固溶体, 随后冷却时形成碳化物共晶组织;而Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe涂层 类似于过共晶方式结晶。Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>在合金熔体中表现为 2种行为:一是未完全溶解;二是已完全溶解。溶 解后的Cr和C固溶于合金熔体中,在冷却时先析出 大量固溶有其它元素的初生Cr碳化物Cr<sub>7</sub>C<sub>3</sub>,进一步 冷却时在未熔Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>及初生碳化物间形成了细小 γ-Fe枝晶及其共晶组织。熔覆层具有强韧两相微观 结构特征,韧性相为合金元素含量极高的亚稳γ,强 化相为高硬度的亚稳M<sub>7</sub>C<sub>3</sub>合金碳化物。这样的组织 结构为刹车盘提供了较高的耐磨性及较好的韧性。



图 2 激光熔覆 Fe 基及 Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe 涂层典型组织 (a) Fe 基 (b) Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe Fig.2 Microstructure of laser cladding coatings (a) Fe-based (b) Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe



图 3 激光熔覆合金涂层 X 射线衍射图 (a) Fe 基 (a) Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe Fig.3 XRD spectra of laser cladding coatings (a) Fe-based (b) Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe

## 2.2 熔覆层的显微硬度与摩擦磨损性能

图4为Fe基涂层与Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe涂层的显微硬度沿 层深分布。由图4可看出,曲线呈明显的三阶梯形 式,分别对应熔覆区、热影响区和基体。Fe基合金 涂层硬度为450 HV左右; Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe复合涂层的硬度 在距表层0.4 mm处有一极大值532 HV,而后下降到500 HV左右并一直保持到整个熔覆层再急剧下降。 近表面区的高硬度与近表层极细小的枝晶和Cr<sub>7</sub>C<sub>3</sub>、Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>等相相关<sup>[11]</sup>。Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>的加入使硬度增加,这是多种强化机制共同作用的结果:首先,激光熔覆时



图 4 Fe 基和 Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe 涂层的显微硬度分布情况 Fig.4 Micro-hardness distribution of two coatings

快速凝固及Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>颗粒在重新凝固过程中析出的碳 化物对组织起到细晶强化作用;其次,Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>颗粒分 解并溶解于基体有利于熔覆层的固溶强化;另外, 少量未熔Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>颗粒弥散分布于基体起到弥散强化 的作用。

图5为基体、Fe基涂层及Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe复合涂层在干 滑动摩擦条件下的磨损失重。由图5可看出,Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe 复合涂层的耐磨性优于Fe基合金涂层,基体的耐磨 性最差,磨损失重为Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe复合涂层的3倍。

图6为基体、Fe基涂层及Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe复合涂层在干 滑动摩擦条件下摩擦因数随时间的变化趋势。由 图6可看出, Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe复合涂层摩擦因数高于Fe基合 金涂层,基体的最低。Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe复合涂层中大量共 晶碳化物Cr<sub>7</sub>C<sub>3</sub>、Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>提高了涂层硬度,在摩擦磨 损过程中起到了阻摩作用,从而提高了复合涂层的 摩擦因数;而基体和Fe基涂层的硬度较对偶件低, 在磨损过程中作为易损件很容易被磨耗,从而产生 较低的摩擦因数及较高的磨损率。另外,摩擦因数 都随时间而减小,最后趋于稳定。这主要是因为在 摩擦初始跑和阶段,在接触面间微凸体和磨粒的影 响,同时磨损后新接触表面积增大,粘着增大,都 会使摩擦因数很高。但随着试样表面的磨损加剧, 摩擦环表面的磨损粒子迁移保持平衡,会使摩擦因 数急剧下降并趋于稳定。Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe复合涂层硬度的 提高为其提供了较好的耐磨性及较高的摩擦因数, 从而满足了刹车盘的低磨损量、高摩擦因数的要求。

图7为基材、Fe基涂层及Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe复合涂层磨损 表面形貌SEM照片。由图7(c)可看出,Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe复合



图5 基体与不同熔覆层的磨损失重 Fig.5 Wear mass loss of substrate and different coatings



图6 基体与不同熔覆层的摩擦因数 Fig.6 Comparison of friction coefficient



图 7 熔覆涂层的磨损表面形貌 SEM 照片 (a) 基体 (b) Fe 基涂层 (c) Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe Fig.7 SEM morphologies of wore surfaces of different claddings (a) substrate (b) Fe-based cladding (c) Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe

涂层磨损表面较光滑平整,无剥落坑及裂纹产生, 只出现轻微划痕;而基体和Fe基涂层磨损表面产生 严重的黏着和剥落,如图7(a)和(b)。分析认为,Fe 基涂层的硬度相对于偶件低,且其间的共晶碳化物 呈网状分布,因此在磨损过程中,脆性的网状共晶 碳化物易产生应力集中,从而产生裂纹和剥落坑, 因此Fe基涂层的磨损机理主要为黏着磨损和剥落。 Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe复合涂层中未熔Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>和凝固时形成的富 Cr的M<sub>7</sub>C<sub>3</sub>及其间大量细小的共晶碳化物在磨损过 程中起到了抗磨骨架作用,且快速冷却使得涂层组 织细化,赋予涂层基体γ-Fe优良的强度和韧性结 合,在磨损过程中可对耐磨增强相起到支撑和连接 作用,最大限度地发挥耐磨增强相的抗磨骨架作 用。因此,Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe涂层磨损机理主要为轻微划擦。

3 结 论

(1) 铁基涂层以亚共晶方式结晶,在初生固溶 体枝晶间存在大量网状共晶组织。Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe涂层中 Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>颗粒大部分溶解,熔覆层凝固特征没有改变, 但枝晶间的形貌发生了变化。

(2)激光熔覆铁基涂层主要由γ-Fe、Cr<sub>7</sub>C<sub>3</sub>及 Cr-Fe固溶体组成,Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe涂层的主要组成相为 γ-Fe、Cr<sub>7</sub>C<sub>3</sub>及Cr-Fe固溶体以及少量未熔的Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>。

(3) Cr<sub>3</sub>C<sub>2</sub>/Fe涂层的硬度高、磨损率低,摩擦 因数大,解决了刹车盘要求的摩擦因数大、磨损率 低的矛盾。

参考文献:

- 陈立人. 钻机刹车毂失效与 CrMo 钢热疲劳性能研究 [J]. 石油机械, 2004, 32(增刊): 18-21.
- [2] Strafford K N, Subramanian C. Surface engineering: an enabling technology for manufacturing industry [J]. Journal of Materials Processing Technology, 1995, 53: 393-403.
- [3] 王振廷,陈华辉,王永东.感应熔覆原位合成 TiC 增强金属基复合涂层组织与抗磨性能的研究 [J].
   摩擦学学报,2006,26(4):310-313.
- [4] 王新华,张嗣伟.石油钻机盘式刹车副材料的摩擦 磨损性能 [J]. 润滑与密封,2007,32(12):5-8.
- [5] 马红玉,王镇全,等.无压浸渍锰白铜合金-W<sub>2</sub>C
   复合涂层的磨损特性研究 [J]. 摩擦学报,2007,27(4):387-391.

- [6] 易茂中,韩志海,等. 等离子喷涂铁-镍-钴-碳化
  钨涂层制动摩擦特性的研究 [J]. 摩擦学学报, 1996, 16(2): 150-155.
- [7] 宋志坤,何庆复,谢基龙. 镍基热喷涂层对列车车 轮铸钢抗制动热疲劳损伤作用机制探讨 [J]. 北京 交通大学学报,2006,30(4): 86-88.
- [8] 宋志坤. 车轮铸钢铁基合金涂层改善热疲劳损伤的强化机制 [J]. 金属热处理理, 2007, 32(1): 46-48.
- [9] 陈爱智, 张永振, 肖宏滨, 等. 镍基 WC 陶瓷涂层 的干滑动摩擦磨损性能 [J]. 兵器材料科学与工程, 2002, 25(5): 52-57.
- [10] J. Mateos. Tribological properties of plasma sprayed and laser remelted 75/25 Cr3C2/NiCr coatings[J]. Tribology International, 2001, 34: 345-351.
- [11] 王义厢,李宝增,等. 45钢表面激光熔覆铁基合金涂
   层显微组织与性能 [J]. 热加工工艺,2008,37(7):
   131-133.

作者地址:中国石油大学(华东)机电工程学院 257061 Tel: (0546) 8393907

E-mail: lpp198507@163.com

《腐蚀控制系统工程学概论》已经出版

《腐蚀控制系统工程学概论》全面系统地阐述了 产品、装备或工程建设项目在加工、装配、储存、运 输、使用、维护、维修过程中所遭遇的制造环境、使 用运行环境和周围环境协同作用而发生的化学、电化 学变质、退化或破坏;提出了控制腐蚀要从设计开始, 贯穿于设计、制造、使用、维护、维修全过程,进行 全员、全方位的系统化控制的理念及其理论、原则、 技术和措施,这是源于"腐蚀科学"、又超越"腐蚀科学"、 是"腐蚀科学"和工业建设紧密结合的产物。

《腐蚀控制系统工程学概论》是成千上万工程技 术人员的实践结果、是理论与实践的科学结晶、是腐 蚀控制设计、制造与使用工程师的宝贵指南。该书可 供各种行业研制、设计、制造、检验、储运、维护维 修、供应、管理等部门的设计师、工程师和管理人员 使用;可作为工学院大学生、研究生、博士生的教材。 现已由化学工业出版社出版,定价 69 元。

(李金桂)