doi: 10.3969/j.issn.1007-9289.2014.04.002

大气等离子喷涂 TiO2 涂层性能及厚涂层制备工艺 *

杨 焜,邓畅光,邝子奇,曾 威

(广州有色金属研究院 新材料研究所,广州 510650)

摘 要:为改善TiO₂ 溅射靶材主要依赖进口的局面,采用大气等离子喷涂技术在不锈钢 SUS304 平板基体 及管状基体上制备了TiO₂ 涂层。利用扫描电子显微镜对涂层形貌进行了观察,并对涂层与基体的结合强 度、涂层孔隙率及抗热震性能分别进行了表征。结果表明:粉末熔化及铺展良好,截面可见典型层状结构。 涂层与基体以机械结合为主,断裂基本发生在基体与粘结层界面处;涂层的孔隙率较低,同时具有良好的抗 热震性能。厚涂层制备过程中,采用循环水冷却方法对不锈钢 SUS304 管状基体进行冷却,涂层沉积速度快 且无开裂和脱落,涂层厚度可达 8 mm。通过对冷却装置的改进及喷涂工艺的进一步优化,有望在大尺度管 状基体上制备厚涂层以满足溅射蒸镀辊的需要。

关键词:大气等离子喷涂;TiO₂;厚涂层 中图分类号:TG 174.442 文献标志码:A 文章编号:1007-9289(2014)04-0012-07

Properties of TiO₂ Coating Deposited by Atmospheric Plasma Spraying and Thick Coating Fabrication Process

YANG Kun, DENG Chang-guang, KUANG Zi-qi, ZENG Wei

(Department of New Materials, Guangzhou Research Institute of Non-ferrous Metals, Guangzhou 510650)

Abstract: To improve the situation that most of the TiO_2 sputter targets are depend on imports, TiO_2 coating was deposited on the flat SUS304 substrate and hollow pipe substrate by atmospheric plasma spraying in this study. The coating morphologies in detail were observed by scanning electron microscope. The adhesion strength, porosity and thermal shock resistance of the coating were evaluated, respectively. The results show that most of the feedstock powders are fully melted and flatted sufficiently on the substrate, and the coating has a typical multi-layer and dense structure from the cross section view. The coating adheres well to the substrate mainly by mechanical adhesion, and the fracture is found at the interface between the substrate and the bond coating. Meanwhile, the thermal shock resistance of the coating water cooling during the spraying process. The coating deposition rate is favorable and with no cracking and falling, the thickness of the coating can reach up to 8 mm. By further optimization of the cooling system and spraying parameters, thick coating can be fabricated on the large scale tubular substrate, and this technology can be expected to be used in sputtering rolls.

Key words: atmospheric plasma spraying; TiO₂; thick coating

0 引 言

中国多年来一直是玻璃生产量和消费量最 大的国家。为了满足玻璃的不同功能要求,如色 彩、导电、隔热、防紫外线、光伏转换等,必须在玻 璃上面制备出各种薄膜涂层。各种大面积玻璃, 特别是幕墙玻璃和未来太阳能电池玻璃的快速

收稿日期:2014-05-10;修回日期:2014-06-23;基金项目:*广东省国际合作项目(2009B050700050)

作者简介:杨焜(1984一),男(土家),湖北利川人,工程师,博士;研究方向:热喷涂熔滴扁平化及涂层应用

网络出版日期: 2014-07-02 16:49; 网络出版地址: http://www.cnki.net/kcms/detail/11.3905.TG.20140702.1649.010.html 引文格式: 杨焜,邓畅光, 邝子奇,等.大气等离子喷涂 TiO₂ 涂层性能及厚涂层制备工艺 [J].中国表面工程, 2014, 27(4): 12-18.

镀膜,一般采用离线阴极溅射法。由于溅射技术 的广泛应用,靶材已成为一种具有高附加价值的 特种光电子材料^[1-3]。溅射镀膜原来采用平面靶, 为了连续、高效、平稳、高质量地大面积镀膜,目 前国外已向采用柱状靶(溅射辊)的方向发展,国 内引进的大型的现代玻璃镀膜设备,也都采用了 柱状溅射辊。

TiO₂ 薄膜在 0.4~3 μm 波长范围内具有良 好的透光性、高折射率、优良的机械性能和较强 抗腐蚀能力,可用于复合光学镀膜以生产低辐射 玻璃和减反射玻璃^[3-6]。作为镀膜材料的 TiO₂ 溅射靶制备在空心的蒸镀辊上,辊中心通水冷 却。由于溅镀辊直径近160 cm,长4 m 多,溅射 材料厚度 6 mm 以上,没法采用烧结等常规方法 制备,目前只能采用热喷涂技术。事实上,采用 热喷涂方法制备的 TiO。涂层在光催化、生物涂 层,耐腐蚀领域应用的研究早已开展^[7-10]。另一 方面,随着技术的进步,尤其是自动化热喷涂工 艺和先进材料的出现,使得制备出毫米甚至厘米 量级的厚涂层成为现实[11-14]。在国外,已采用等 离子喷涂技术制备出大厚度涂层并作为靶材成 功应用于制备玻璃镀膜用的蒸镀辊上。中国玻 璃生产企业最新引进了大型玻璃镀膜生产线,但 溅射靶材却只能以高昂的价格由国外购买,这无 疑提高了企业的生产成本,限制了企业的自主创 新能力。因此,开展等离子喷涂制备溅射辊的研

究十分必要。

文中采用等离子喷涂设备制备了 TiO₂ 涂 层,对涂层的显微组织、结合强度、致密度及抗热 震性等分别进行了研究;并在采用循环水冷却的 空心钢管上就 TiO₂ 厚涂层制备进行了试验,以 期为自主开发 TiO₂ 溅射辊奠定基础。

1 材料与方法

1.1 基体及粉末材料

基体材料选用 SUS304 不锈钢。为去掉基体 表面氧化层以增加表面活性并提高涂层与基体 间的机械咬合效率,待喷涂表面在进行汽油除油 和超声波清洗后,用 CS-600D 型喷砂机对样品 表面进行喷砂处理。喷砂材料为 46 号锆刚玉 砂,喷砂压力为 0.2~0.3 MPa,喷砂机的喷嘴轴 向方向与样品表面保持 60°~80°的夹角,随后用 压缩空气和超声清除试样表面吸附的刚玉砂粒, 获得干净、具有活性、易附着的表面状态。

粘结层材料选用北矿新材科技有限公司生产的 316L 不锈钢粉(粒径 15~45 µm),面层材料选用德国 GTV 公司生产的 TiO₂ 粉末(粒径 45~106 µm)。粉末的表面形貌如图 1 所示,可见 两种粉末的球形度均较高且粒度较为均匀。喷涂前,先将粉末置于 80 ℃干燥箱中烘烤 1~2 h 以去除粉末中吸附的水汽等,防止在喷涂过程中堵塞送粉管。



图 1 316L 不锈钢粉和 TiO₂ 粉末形貌 Fig. 1 Morphologies of the 316L and TiO₂ powders

1.2 涂层制备

粘结层和面层均采用大气等离子喷涂系统(APS, MF-P1000, GTV, Germany)进行制备,

工艺参数如表1所示。喷涂时,先用等离子焰流 对基体预热两遍后再送粉喷涂。其中,工艺优化 及性能检测样品采用 SUS304 不锈钢平板基体, 利用压缩空气进行冷却。

厚涂层制备选用中空 SUS304 不锈钢管材作 为基体,孔径 50 mm,壁厚 2.5 mm,中间通循环 水冷却并在喷涂过程中对循环水温度进行监测 和调控。整个喷涂操作由日本生产的 MOTO-MAN-MH-50 型机器人完成。

表 1 316L 粘结层和 TiO₂ 面层的喷涂工艺参数

Table 1 Spraying parameters of the 316L bond coating and TiO_2 top coating

Denomentano	316L bon	d coating	${\rm TiO}_2$ top coating		
rarameters	Flat substrate	Pipe substrate	Flat substrate	Pipe substrate	
Current/ A	600	600	580	580	
Voltage/V	75	75	76	76	
Spray distance/mm	110	110	110	110	
$Ar/(L \cdot min^{-1})$	45	45	41	41	
$H_2/(L \cdot min^{-1})$	9	9	12	12	
Traverse speed/(mm \cdot s ⁻¹)	1 000	10	1 000	10	
Rotational speed/($r \cdot min^{-1}$)		200		200	
Powder feed rate/(g • min ⁻¹)	1×20	1×20	2×31.5	2×31.5	

1.3 性能检测

采用扫描电镜(SEM, JEOL JSM-5910)对 涂层的正面形貌进行观察。然后采用线切割机 切制样品,经镶样、预磨和抛光后制成金相样品, 借助于扫描电镜观察涂层的截面形貌。采用图 像分析软件 UTHSCSA Image Tool 定量测定涂 层的孔隙率,取不同视场内 5 张放大1 000倍的 SEM 图片进行分析,计算其平均值。

采用美国 ASTM-C633 标准测量涂层结合强 度。在直径 25.4 mm 的试样上喷涂粘结层和面层 后,把经搅拌均匀的 E7 胶均匀涂抹在涂层试样和 对偶件上并粘接,经 100 ℃固化 3 h 后,采用拉伸 法在 JDL-50KN 型万能电子式拉力机测量断裂时 的载荷,载荷与涂层试样截面积的比值即为涂层的 结合强度。重复测量 5 次,取其平均值。

涂层的抗热震性能试验在吉林大学材料学 院研制的热疲劳试验机上进行。在圆片试样上 喷涂粘结层和面层后,200 ℃热震温度下保温 10 min后水淬 2 min,如此重复 20 次后取出试 样,观察试样表面状况和涂层截面形貌。

2 结果与讨论

2.1 涂层形貌

图 2 为 TiO₂ 涂层表面形貌,可见涂层表面 较为粗糙,熔融粉末撞击基体后,在基体表面铺 展良好,并凝固成典型的薄片状结构,但局部仍存在一定数量的部分熔融 TiO₂ 颗粒。部分区域可见少量微裂纹存在,这主要是由于熔融粉末撞击基体后,在飞行熔滴的动能作用下在表面迅速 铺展,而熔滴的热量快速向基体或已沉积涂层以及环境中传递导致铺展中的熔滴快速冷却,单个熔滴内部在垂直于涂层方向上存在温度梯度,熔 滴凝固时导致的体积收缩受到周围条件的约束, 从而诱发了微裂纹的产生。



图 2 TiO₂ 涂层表面形貌 Fig. 2 Surface morphology of the TiO₂ coating

图 3 为 316L+TiO₂ 涂层截面形貌,可见 316L 不锈钢粘结层厚度约为 90 μm,其与基体的凹凸结 构互相嵌合,面层与粘结层之间亦可见比较清晰的 分界面,机械结合良好。粘结层和面层均呈现典型 的平行于基体方向的层状重叠结构。涂层内部主 要以扁平沉积物间的相互搭接形式结合在一起,且 单个沉积物间并未发生明显的融合。截面无明显 宏观裂纹存在且组织较为致密,局部可见不规则孔 洞以缺陷的形式填充与涂层之中。



图 3 316L+TiO2 涂层截面形貌

Fig. 3 Cross section morphology of the $316L+TiO_2$ coating

2.2 结合强度、孔隙率及抗热震性能

2.2.1 结合强度

涂层与基体的结合强度是涂层最基本的性能之一,是保证涂层满足力学、物理和化学等使用性能的基本前提,结合强度差时涂层极易剥落,则无法保护基体或实现其功能要求。表2为316L+TiO₂涂层与基体的结合强度测量值,可见涂层与基体间的结合强度接近50 MPa,远高于中间不加粘结层时等离子喷涂TiO₂涂层与 Q235钢的结合强度((30.90±4.74) MPa)^[7],说明增加粘结层后可显著改善涂层与基体间的结 合。这是因为金属材料与陶瓷材料之间的物理 性能(热膨胀系数、晶格常数等)相差较大,在金 属基体与陶瓷材料之间制备合适的过渡层,可显 著改善陶瓷层与基体间的结合。当然,在厚涂层 制备过程中,随着喷涂时间的增加,制备过程中 产生的残余应力会逐渐累积,厚涂层与基体间的 结合强度会有一定程度的降低^[11]。

表 2 316L+TiO2 涂层与基体的结合强度

Table 2 Adhesion strength between the $316L + TiO_2$ coating and substrate (MPa)

No.	1	2	3	4	5	Average
Adhesion strength	46.6	49.9	47.2	50.0	45.9	47.9

图 4(a)为 TiO₂ 涂层拉伸后断面形貌,可见 拉伸样上的涂层基本沿基体与粘结层的界面剥 离,只有边缘残留少部分涂层。由于拉伸方向可 视为与基体和涂层的结合界面以及与涂层内部 扁平颗粒间的结合界面垂直,而熔融颗粒与经喷 砂粗化处理后的基体碰撞后主要以机械咬合的 方式紧密结合在一起^[15],说明同种涂层内部的内 聚结合强度以及粘结层与陶瓷面层之间的结合 强度均超过了基体与粘结层的结合强度。为了 进一步表征涂层的断裂行为,观察了拉伸对偶件 上边缘部位的形貌(图 4(b)),可见失效基本发生 在基体与粘结层界面处,涂层内单个扁平沉积物 铺展较充分,且沉积物间界面比较完整。这说明 涂层拉断过程中主要沿扁平颗粒与基体的结合 界面分离。另在边缘部存在少数单个扁平沉积物



(a) Fracture surface

(b) SEM of the matching surface

15

图 4 涂层拉伸后断面形貌及对偶件电子扫描形貌 Fig. 4 Morphologies of the fracture surface after tensile test and the matching surface 内部断裂的痕迹,说明此处涂层内部层间结合良好,断裂发生在单个扁平沉积物内部。

2.2.2 孔隙率

制备 TiO₂ 厚涂层的目标是作为靶材应用于 溅镀辊上,故对涂层的致密度必须严格控制。致 密度太大会导致涂层内应力增大;致密度太小则 会延长在玻璃溅射镀膜工序中抽真空的时间,且 不利于溅射靶材表面的热量快速传递给旋转靶 材内表面的冷却水,影响生产效率。

文中选取截面形貌中 TiO₂ 面层视场区域进 行分析,图 5 为涂层孔隙率的测量过程。其中, 图 5(a)为原始形貌,图 5(b)为根据对比度判断孔 隙位置和孔径后的图片,图 5(c)为孔隙数量及面 积的统计。根据对多张随机选取拍摄区域的照 片进行统计显示,该 TiO₂ 涂层的平均孔隙率约 为 3.5%,虽高于一般采用超音速火焰喷涂和低 压等离子喷涂等设备制备的致密涂层的孔隙率, 但显著低于已有报道中等离子喷涂 TiO₂ 涂层的 孔隙率^[16]。

喷涂过程中,喷涂粉末经等离子焰流加温加 速后与基体碰撞,并在数十微秒时间内完成铺展 及凝固为扁平状沉积物。单个沉积物会由于在 铺展过程中基体表面的吸附质经焰流加热后脱 附而从熔滴与基体界面处逃逸或在熔滴底部形 成大量的微米和纳米级的气孔^[17-18]。同时,前期 沉积物又可被视为后续熔融粉末沉积时的基体, 如此累积就形成了由小薄片叠加而成层状结构 的涂层^[19]。单个熔滴在基体或已沉积涂层部位 铺展但尚未填补之前沉积物之间的孔隙就完全 凝固,随即又成为后续铺展熔滴的基体。如此反 复,大量的孔洞就残留在了涂层的内部。因此, 通过对喷涂参数的调整达到对颗粒温度和速度 等参数的控制,实现对熔融颗粒铺展过程的掌 控,从而根据需求对孔隙率进行优化。



(a) Original morphology

(b) Judge the pore location and diameter by profile contrast



图 5 TiO₂ 涂层孔隙率测量过程 Fig. 5 Porosity measurement of the TiO₂ coating

2.2.3 抗热震性能

涂层的抗热震性能直接影响溅射辊在工作 中的使用状况。即便是在溅射辊中间通水冷却 的情况下,等离子放电溅射区内和背等离子放电 溅射区的温度差将使涂层产生很大的内应力,故 该涂层需要具备优良的抗热震性能。图 6 为 TiO₂涂层试样经 200 ℃、20 次热震后表面形貌, 可见热震后涂层完好,无鼓泡和剥落,但表面微 裂纹数量显著增加(如图中箭头所示),部分微裂 纹相互连接形成网状裂纹。

图 7 为 316L+TiO₂ 涂层试样经 200 ℃、20 次 热震后截面形貌,可发现存在一垂直于基体方向 萌生的宏观裂纹,但在尚未到达粘结层处即停 止,且周围无其它宏观裂纹。由放大图可见,围绕



图 6 热震后 TiO2 涂层表面形貌

Fig. 6 Surface morphology of the TiO_2 coating after thermal shock test



(a) Cross section

(b) Magnification of marked area in (a)



着该裂纹有一定数量的微裂纹存在,其尺寸相对较 小。在靠近涂层表面处亦有少量深度较浅的裂纹 存在(如箭头所示位置)。简言之,热喷涂 TiO₂ 涂 层组织相对疏松,有一定的孔隙率并有数量适中的 微裂纹存在,可提高断裂能,使材料在热冲击下不 致被破坏。研究表明,厚涂层制备过程中,若能合 理的控制基体温度,可以达到和薄涂层相似的抗热 震性能^[20]。同时,溅射辊靶材被均匀的喷涂于中 空的圆形钢管上,其形状相对简单且外形相对均匀 都有助于提高构件的抗热震性能。

2.3 厚涂层制备

基于应用需求,溅射辊外表面的涂层一般较厚,必然会导致涂层内应力增加,从而诱发裂纹的出现及涂层剥离等缺陷^[20-22],这将直接影响溅射辊的质量和使用成本。研究表明,控制基体温度是缓和或减少喷涂过程中产生热应力的有效 方法,对于制备厚涂层,特别是对基体和涂层热膨胀能力相差很大的条件下,更具有特别重要的 意义^[20]。

为制备大厚度 TiO₂ 涂层,采用水循环冷却 空心钢管替代了采用压缩空气冷却平板样品的 方法。但在实际喷涂中发现,采用室温冷却水 时,喷涂到一定厚度后,由于过度冷却导致涂层 发生开裂。因此,后续试验中,喷涂前将冷却水 预热至 50 ℃,通过热电偶检测水温并在喷涂过 程中实时调控水温。采用大气等离子喷涂技术 先在管状基体上喷涂 316L 粘结层,厚度约为 90 μm,再在粘结层上制备 TiO₂ 厚涂层。在厚涂 层制备过程中,每喷涂一定遍数即采用测温仪和 测厚仪测量涂层表面温度和涂层厚度。喷涂开 始阶段冷却良好,后期由于 TiO₂ 涂层增厚明显 导致热传导受阻,表面温度略有升高,但仍明显 低于空冷时的基体表面温度,说明采用循环水冷 却效果良好。同时,喷涂开始阶段涂层沉积较 快,每10 遍可增厚约1 mm;后期由于涂层厚度 的增加,单位时间内喷涂面积增大,故每10 遍只 能增厚 0.9 mm,但沉积速度仍很可观。

图 8 为大气等离子喷涂在通循环水冷却的 SUS304 不锈钢空心钢管上制备的 TiO₂ 厚涂层 形貌,可见涂层无脱落,基体无变形。涂层表面 平整且无宏观裂纹,厚度均匀,单边厚度可达 8 mm,说明采用大气等离子体喷涂技术制备大 厚度 TiO₂ 涂层是可行的。



图 8 TiO₂ 厚涂层的宏观形貌 Fig. 8 Macro morphology of the TiO₂ thick coating

当然,每种基体和涂层材料的组合均存在较 佳的喷涂温度范围,喷涂时基体温度过高会导致 涂层内残余应力和热应力的快速增加,涂层将自 行开裂或脱落;反之,基体温度较低则会削弱涂 层与基体间的结合强度,进而影响其抗热震性 能。同时,送粉量过大时涂层沉积速度随之增 加,但会影响到涂层的冷却效率及增加涂层内部 的应力。因此,通过控制冷却水温,优化送粉量 等方式,即可在大尺度管状基体上制备大厚度 TiO₂ 涂层,并有望应用于溅射辊上,以改善相关 产品主要依赖进口的局面。

3 结 论

(1) 采用大气等离子喷涂技术在不锈钢 SUS304 平板基体上喷涂 316L 粘结层后再喷涂 TiO₂ 涂层,该涂层与基体结合强度可达 48 MPa, 涂层孔隙率 3.5%,经 200 ℃时热震 20 次涂层无 脱落。

(2)采用大气等离子喷涂技术在通循环水冷却的 SUS304 不锈钢管基体上成功制备了厚度达8 mm的 TiO2 涂层,涂层厚度均匀无脱落。

(3)通过对冷却效率及喷涂参数的进一步优化,可在大尺度管状基体上制备厚涂层,该技术有望用于开发涂层蒸镀辊。

参考文献

- [1] 吴丽君.发展中的溅射靶材 [J].真空科学与技术,2001, 21(4):342-347.
- [2] 杨邦朝,胡永达,蒋明.全球溅射靶材市场及发展趋势
 [J].电子元件与材料,2002,21(6):29-31.
- [3] 赵鑫,王星明,黄松涛,等. 溅射法镀二氧化钛薄膜靶材 及工艺研究进展[J].稀有金属,2006,30(2):177-180.
- [4] Vorotilov K A, Orlova E V, Petrovsky V I. Sol-gel TiO₂ films on silicon substrates [J]. Thin Solid Films, 1992, 207(1/2): 180-184.
- [5] Perry A J, Pulker H K. Hardness, adhesion and abrasion resistance of TiO₂ films on glass [J]. Thin Solid Films, 1985, 124(3/4): 323-333.
- [6] Weinberger B R, Garber R B. Titanium dioxide photocatalysts produced by reactive magnetron sputtering [J]. Applied Physics Letters, 1995, 6(18): 2409-11.
- [7] 范艳华, 尹衍升. 二氧化钛等离子喷涂层的结构及性能[J]. 硅酸盐通报, 2006, 25(5): 6-9.
- [8] 糜亮,周灿旭,丁毅,等.等离子喷涂 TiO₂ 涂层及其光催 化性能研究 [J].表面技术,2009,38(6):29-31.
- [9] Ctibor P, Hrabovsky M. Plasma sprayed TiO₂: the influ-

ence of power of an electric supply on particle parameters in the flight and character of sprayed coating [J]. Journal of the European Ceramic Society, 2010, 30(15); 3131-6.

- [10] Chen D, Jordan E H, Gell M, et al. Dense TiO₂ coating using the solution precursor plasma spray process [J]. Journal of the American Ceramic Society, 2008, 91(3): 865–872.
- [11] 郭双全, 葛昌纯, 冯云彪, 等. 面向等离子体材料钨厚涂 层的制备及表征 [J]. 稀有金属材料与工程, 2011, 40(12): 2167-70.
- [12] 陈永雄,梁秀兵,商俊超,等.高速电弧喷涂高碳钢涂层 内聚结合强度的评价 [J].装甲兵工程学院学报,2013, 27(5):86-89.
- Branagan D J, Breitsameter M, Meacham B E, et al. High-performance nanoscale composite coatings for boiler applications
 [J]. Journal of Thermal Spray Technology, 2005, 14(2): 196-204.
- [14] Rayment T, Hoile S, Grant P S. Phase transformations and control of residual stresses in thick spray-formed steel shells[J]. Metallurgical and Materials Transactions B, 2004, 35(6): 1113-22.
- [15] Dorfman M. Thermal spray basics [J]. Advanced Materials Process, 2002, 160(7): 47-50.
- [16] Berger-Keller N, Bertrand G, Filiatre C, et al. Microstructure of plasma-sprayed titania coatings deposited from spray-dried powder [J]. Surface & Coatings Technology, 2003, 168(2): 281-290.
- [17] 杨焜,邓畅光,刘敏,等. 热喷涂镍粉在 SUS304 及 A6063 基体上的沉积行为 [J]. 中国表面工程,2013,26(6):18-23.
- [18] Qu M, Gouldstone A. On the role of bubbles in metallic splat nanopores and adhesion [J]. Journal of Thermal Spray Technology, 2008, 17(4): 486-494.
- [19] 杨元政,刘正义. 等离子喷涂 Al₂O₃+13%TiO₂ 陶瓷涂层的 组织结构及其耐磨性[J]. 功能材料,2000,31(4): 390-392.
- [20] 郭德成,吴朝军,刘克勇.陶瓷隔热厚涂层制备和抗热震损 伤性能[J]. 兵器材料科学与工程,1993,16(6):12-17.
- [21] 陈威,高一翔,朱磊,等. ZrO₂ 涂层在坦克局部隔热隐身 中的应用研究[J]. 热加工工艺, 2013, 42(16): 140-143.
- [22] 嵇罡, Grosdidier, 郝胜智, 等. HVOF 喷涂成形纳米晶 FeAl 厚涂层的结构和热稳定性 [J]. 金属学报, 2005, 41(6): 561-567.

作者地址: 广州市天河区长兴路 363 号 510650 广州有色金属研究院新材料研究所 Tel: (020) 6108 6656 E-mail: yangkun20021357@hotmail.com