颗粒增强金属基纳米复合材料脉冲电沉积制备研究

徐瑞东1, 王军丽2, 郭忠诚1, 王华1

(1. 昆明理工大学材料与冶金工程学院, 昆明 650093; 2. 昆明理工大学分析测试研究中心, 昆明 650093)

摘要:采用脉冲电沉积,在普通碳钢表面制备了 N iW – P/CeO₂–S O₂ 颗粒增强 金属基纳米复合材料,研究了 脉冲峰 值电流密度和脉冲占空比对电沉积过程的影响,采用纳米颗粒的质量百分含量、沉积速率、显微硬度和表面形貌进 行表征。结果表明:增加脉冲峰值电流密度或脉冲占空比, N iW – P基质 金属晶粒细化, CeO₂和 SO₂ 纳米颗粒的质 量百分含量提高。当脉冲频率为 1000H z 脉冲峰值电流密度和脉冲占空比分别为 40A /dm²和 50% 时,沉积速率最 快(56.24im /h),显微硬度最高(712H v)。此时, N iW – P基质金属轮廓清晰,晶粒细小而均匀, C O_2 和 SO₂ 纳米 颗粒以弥散态均匀分散在基质金属中。

纳米复合电沉积技术是根据电结晶理论和弥散 强化理论,通过电化学方法,使一种或数种具有纳米 尺寸的不溶性固体颗粒与金属离子发生共沉积,从 而获得颗粒增强金属基纳米复合材料的一种方法。 相比于直流电沉积,脉冲电沉积具有更高的瞬时电 流密度,通过改变脉冲导通时间、脉冲关断时间和脉 冲电流密度等脉冲参数,能够改变纳米复合材料的 组织结构和化学组成,被认为是一种能够较好地控 制其表面性能的最有效方法^[1,2]。

金属 W 是一种硬质元素, 熔点高, 化学性质稳 定, 将 W 沉积到 N +P 合金中能起到弥散强化与固 溶强化的双重作用, 形成的 N +W-P 合金硬度、耐磨 性、耐蚀性和热稳定性均较好^[3,4]。 C O 2 和 S O 2 颗 粒能提高复合材料的显微硬度、耐腐、耐磨和抗氧化 性能^[5,6]。因此, 充分利用材料多元复合的协同优 势, 制备出的 N +W-P/C O 2-S O 2 纳米复合材料具有 更加优异的物理及化学性能, 在航天航空、烟草机械 等领域应用前景广阔^[7]。但由于纳米复合电沉积 电解液体系的复杂性及电源设备等方面存在的问 题, 目前国内外仍未见到有关于该类纳米复合材料 的成份设计、制备技术及性能方面的报道。

本研究的主要目的就是利用脉冲电沉积技术,

文章编号: 1005-5053(2008)06-0046-05

将 C Θ_2 和 SO₂纳米颗粒共沉积到 NiW-P基质金属中,以获得均匀稳定的 C Θ_2 -SO₂ NiW-P纳米复合材料。本工作研究了脉冲峰值电流密度和脉冲占空比对纳米复合材料电沉积过程的影响。

1 实验

1.1 电解液组成及工艺条件

制备 N +W-P/C eO₂-S O₂ 纳米复合材料的电解 液组成为: N 8O₄• H₂O 70g/L, H₃C₆H₅O₇• H₂O: 120g/L, Na₂WO₄• 2H₂O: 100g/L, NaH₂PO₂• H₂O: 6g/L, n-C eO₂(30nm): 10g/L, n-S O₂(30nm): 20g/ L, 阳离子表面活性剂: 6mg/L。电解液 pH 值: 5 5 电解液温度: 60°C, 电沉积时间: 1h, 机械搅拌速度: 1000r/m in, 超声分散时间: 30m in。阳极材料为 316L不锈钢, 阴极材料为普通碳钢, 尺寸为 30mm × 60mm × 2mm; 脉冲波形为方波, 其参数见表 1和表 2 所示。

12 前处理工艺

为保证 n-C eO₂ 和 n-S O₂ 颗粒在纳米复合材料 中分散均匀,电解液配制后,采用超声设备对含有纳 米颗粒的电解液进行分散 30m in,在电沉积时,采 用机械搅拌维持电解液中纳米颗粒的分散均匀性。 为增强纳米复合材料与基体之间的结合力,电沉积 前先对碳钢表面电化学抛光 5m in 以消除在加工过 程中产生的内应力,抛光后在碳钢表面闪镀一薄层 镍,闪镀镍时间为 3m in,

收稿日期: 2008-03-03, 修订日期: 2008-06-25 基金项目: 云南省自然科学基金(2007E187M); 昆明理工大 学科学研究基金(2006-02) 和分析测试重点基金(2007-22) 作者简介: 徐瑞东(1975-), 男, 博士, 副教授, (E-mail) rdxukm@126.com, rdxupape@ yahoo.com.cn。

表 1 脉冲峰值电流密度变化时的脉冲参数

Table 1 Pulse plating parameters used to investigate the influence of pulse peak current density

		D 1	. 1 . /
Pulse on-time/µs	Pulse off-time/µts −	Pulse current density/	
		$(\mathbf{A} \bullet \mathbf{d} \mathbf{m}^{-2})$	
		Peak	Average
100	500	10	1. 67
100	500	20	3. 34
100	500	30	5.01
100	500	40	6 68
100	500	50	8 40
100	500	60	10.0

表 2 脉冲占空比变化时的脉冲参数

Table 2 Pulse plating parameters used to investigate the influence of pulse duty cycle

Pu lse	D 1 1 .	Pulse current density/	
frequency	Pulse duty $h(\alpha)$	$(\mathbf{A} \bullet \mathbf{d} \mathbf{m}^{-2})$	
(Hz)	$\operatorname{cyc}\mathbf{E}(\%)$	Peak	Average
1000	10	40	4
1000	20	40	8
1000	30	40	12
1000	40	40	16
1000	50	40	20

1.3 分析及测试

分析测试纳米复合材料的化学组成、沉积速率、 显微硬度和表面形貌,对纳米复合材料进行表征。 采用 40MVA 数显维氏硬度计测试显微硬度,载荷 为 50g 采用普通金相显微镜测试沉积厚度,沉积速 率用单位时间内沉积出的厚度表示,单位为 μ_m /h , 采用飞利浦 XL30 ESEM-TMP扫描电子显微镜考察 表面形貌;采用美国 EDAX 公司 Phoenix+ O M 型能 谱仪测试纳米复合材料中各元素的质量百分含量, 再根据分子式计算出 CeO₂和 SO₂ 纳米颗粒的质量 百分含量。

2 结果与讨论

2 1 脉冲峰值电流密度对纳米复合材料电沉积过 程的影响

在脉冲导通时间和脉冲关断时间恒定的条件下,研究了脉冲峰值电流密度对 N +W-P/C +O₂-S O₂ 纳米复合材料颗粒质量百分含量、沉积速率、显微硬 度和表面形貌的影响,脉冲参数如表 1所示。

2 1.1 脉冲峰值电流密度对沉积速率和纳米颗粒

质量百分含量的影响

脉冲峰值电流密度对 $N+W-P/C+O_2-S+O_2$ 纳米 复合材料沉积速率的影响如图 1所示, 对 $n-C+O_2$ 和 $n-S+O_2$ 颗粒质量百分含量的影响如图 2所示。



图 1 脉冲峰值电流密度对沉积速率的影响

Fig. 1 Effects of pulse peak current density on deposition rate





可见, 沉积速率和纳米复合材料中 n-CeO₂ 和 n-SO₂颗粒的质量百分含量均是随脉冲峰值电流密度的增加而提高。但当脉冲峰值电流密度超过 $50A / dn^2$ 以上时, 沉积速率和 n-CeO₂和 n-SO₂颗粒质量百分含量提高的幅度则有所降低。脉冲峰值 电流密度控制在 $60A / dn^2$ 时, 最快沉积速率为 39 16μ m/h。主要原因是在一定的在脉冲导通时间和 脉冲关断时间下 (脉冲占空比固定), 增加脉冲峰值 电流密度 ×脉冲占空比, 引起输出的脉冲平均电流 密度增加, 阴极过电位升高, 电场力增强, 促进了 n-CeO₂和 n-SO₂颗粒与 N_iW-P基质金属的共沉积, 因此, 沉积速率和 n-CeO₂和 n-SO₂颗粒的质量百分 含量均有所提高。

212 脉冲峰值电流密度对显微硬度影响

脉冲峰值电流密度对 N +W-P/CeO₂-SO₂ 纳米 复合材料显微硬度的影响如图 3所示。



图 3 脉冲峰值电流密度对显微硬度的影响

Fig 3 Effects of pulse peak current density on microhardness

从图 3可以看出,纳米复合材料的显微硬度随 脉冲峰值电流密度的增加而提高,当脉冲峰值电流 密度从 10A /dm²增加到 60A /dm²时,显微硬度从 517H v提高到了 619H v。结合成分分析可知,当脉 冲峰值电流密度为 10A /dm²时,纳米复合材料中 m-CeO₂和 m-SO₂颗粒的质量百分含量和硬质元素 W 的质量百分含量最低,分别为 4.34%,0.94% 和 2.97%, P的质量百分含量最高,为 7.26%,这些均 不利于提高其显微硬度, 故显微硬度较低。但在脉 冲导通时间和脉冲关断时间恒定时, 增加脉冲峰值 电流密度, n-C ϵ O₂和 n-SO₂颗粒的质量百分含量和 硬质元素 W 的质量百分含量均增加, P的质量百分 含量降低, 当脉冲峰值电流密度达到 60A /dm² 时, 纳米复合材料中 n-C ϵ O₂和 n-SO₂颗粒的质量百分 含量和硬质元素 W 的质量百分含量最高, 分别为 8.94%, 3.65% 和 6.53%, 而且 P 的质量百分含量 最低, 为 3.68%, 所以显微硬度也明显提高。

213 脉冲峰值电流密度对表面形貌的影响

脉冲峰值电流密度对 N+W-P/CO₂-SO₂ 纳米 复合材料表面形貌的影响如图 4所示。从图 4可以 看出,增加脉冲峰值电流密度,纳米复合材料的表面 显微 组织得到改善。其主要原因可能是在一定的 脉冲导通时间和脉冲关断时间条件下,增加脉冲峰 值电流密度,阴极获得的平均电流密度增大,阴极过 电位升高,电场力增强,有效促进了 n-CO₂和 n-SO₂颗粒与 N+W-P基质金属的复合共沉积,提高 了沉积速率,增加了晶核的形成速率,降低了晶粒的 生长速率。同时,纳米复合材料中 n-CO₂和 n-SO₂ 颗粒沉积量的增加,也能有效阻碍基质金属中 N; W 和 P的连续生长,也起到了细化晶粒的作用,纳 米复合材料晶粒尺寸降低,平整度提高。



图 4 脉冲峰值电流密度对纳米复合材料表面形貌的影响

 $\label{eq:Fig.4} Fig.4 \qquad Effects of pulse peak current on surface morphologies of the nano-composites $$(a) 10A/dm^2$; (b) 20A/dm^2$; (c) 30 A/dm^2$; (d) 40A/dm^2$; (e) 50A/dm^2$; (f) 60 A/dm^2$; (f) 60 A$

2 2 脉冲占空比对纳米复合材料电沉积过程的影响

在脉冲频率和脉冲峰值电流密度恒定的条件 下,研究了不同脉冲占空比对 N +W-P-CeO₂-SO₂纳 米复合材料颗粒质量百分含量、沉积速率、显微硬度 和表面形貌的影响,脉冲参数如表 2所示。

2 2 1 脉冲占空比对沉积速率和纳米颗粒质量百 分含量的影响

脉冲占空比是脉冲电沉积一个重要的物理量, 在脉冲频率和脉冲峰值电流密度恒定或在脉冲频率 和脉冲平均电流密度恒定下,脉冲占空比将直接影响脉冲平均电流密度或脉冲峰值电流密度的数值。

脉冲占空比对 N+W-P/CeO₂-SO₂ 纳米复合材 料沉积速率的影响如图 5所示,对纳米复合材料中 n-CeO₂和 n-SO₂ 颗粒质量百分含量的影响如图 6 所示。可见,沉积速率和 n-CeO₂和 n-SO₂ 颗粒的质 量百分含量随着脉冲占空比的增加而提高。当脉冲 占空 比从 10% 增加 到 50% 时,沉积速率从 23.09µm/h提高到了 56.24µm/h。主要原因是在 一定的脉冲频率和脉冲峰值电流密度条件下,同样 根据公式:脉冲平均电流密度 = 脉冲峰值电流密度 ×脉冲占空比,增加脉冲占空比将引起设备输出的 脉冲平均电流密度增加,阴极过电位升高,电场力增 强,纳米颗粒在电解液中向阴极表面移动的速度加 快,有效促进了纳米颗粒与基质金属的复合共沉积。



图 5 脉冲占空比对沉积速率的影响

Fig. 5 Effects of pulse duty cycle on deposition rate



图 6 脉冲占空比对纳米颗粒质量百分含量的影响 Fig. 6 Effects of pulse duty cycle on nanoparticle mass fraction

2 2 2 脉冲占空比对显微硬度影响

图 7为脉冲占空比对 N+W-P/CeO₂-SO₂ 纳米 复合材料显微硬度的影响。可见,纳米复合材料的 显微硬度随着脉冲占空比的增加明显提高,当脉冲 占空比从 10% 增加到 50% 时,显微硬度从 503Hv提 高到了 712H v,主要是因为在一定的脉冲频率和脉 冲峰值电流密度条件下,当脉冲占空比从 10% 提高 到 50% 时,纳米复合材料中 n-C cO₂ 和 n-SiO₂ 颗粒 的质量百分含量和硬质元素 W 的质量百分含量分 别从 5.89%、0.96% 和 2.85% 提高到了 10.24%, 3.38% 和 9.46%,而 P的质量百分含量则从 8.41% 降低到了 3.53%,故显微硬度明显最高。



图 7 脉冲占空比对显微硬度的影响 Fig 7 Effects of pulse duty cycle on microhardness

223 脉冲占空比对表面形貌的影响

脉冲占空比对 N +W -P /C eO₂-S O₂ 纳米复合材 料表面形貌的影响如图 8所示。可见,在一定的脉 冲频率和脉冲峰值电流密度下,增加脉冲占空比,纳 米复合材料表面显微组织得到改善,晶粒得到细化。 当脉冲占空比从 10% 增加到 50% 时,基质金属晶粒 尺寸明显降低。主要原因是增加脉冲占空比,沉积 速率加快,晶核形成速率增大,晶核数目增多,有效 避免了基质晶粒的连续长大,晶粒尺寸减小。同时 纳米复合材料中纳米颗粒沉积量的增加,也能有效 地阻碍基质金属 N į W 和 P的连续生长,起到细化 晶粒作用。从图 8f可以看出,当脉冲占空比控制在 50% 时,制备出的纳米复合材料显微组织致密, N + W-P基质金属轮廓清晰,晶粒大小一致, CeO₂ 和 SO₂纳米颗粒均以弥散态均匀分散在 N +W-P基质 金属中。

3 结论

(1) 通过 N ↓ W, P和 C ↔ O₂, S O₂ 纳米颗粒的脉
 冲共沉积,在普通碳钢表面制备了 C ↔ O₂-S O₂ /N ↓ W P颗粒增强金属基纳米复合材料。

(2)在脉冲频率为 1000H z 峰值电流密度为
40A /dm²和占空比为 50% 时,沉积速率为 56.24µm /
h,显微硬度为 712H v。纳米复合材料显微组织致密,
基质金属轮廓清晰,晶粒大小一致, CeO₂和 SiO₂ 纳米
颗粒均以弥散态均匀分散在基质金属中。





Fig. 8 Effects of pulse duty cycle on surface morphologies of the nano-composites (a) 10%; (b) 20%; (c) 40%; (d) 50%; (e) 10%; (f) 50%

(3) 当脉冲导通时间和脉冲关断时间恒定或脉冲频率和脉冲峰值电流密度恒定时,沉积速率和 C₄O₂和 S₁O₂纳米颗粒质量百分含量随脉冲峰值电流密度或脉冲占空比的增加而提高。

参考文献:

- DENNY T, RONNY L. In fluence of pulse plating parameters on the electrocodeposition of matrix metal nanocom posites [J]. Electrochim ica Acta. 2007, 52: 7362-7371.
- [2] ZMM ERMANA F, CLARK DG, AUST KT, et al. Pulse electrodeposition of N+SC nanocomposite[J]. Materials Letters 2002, 52(1-2) 85-90
- [3] 张欢, 郭忠诚, 薛方勤. 脉冲电沉积 N + W-P 合金工艺的

研究 [J]. 材料保护, 2004, 37(1): 36-37, 43.

- [4] 黄令, 董俊修. 镍-钨合金电沉积层结构与显微硬度的研究[J]. 材料保护, 1999, 32(10): 18-19.
- [5] GUO Z C, ZHU XY. Studies on properties and structure of electrodeposited RE-N+W-B-SiC composite coating [J]. Materials Science and Engineering (A), 2003, 363 (1~ 2): 325-329.
- [6] 曹铁华,成旦红,桑付明. 脉冲复合电镀(N+P)-纳米微粒 SiO, 工艺[J]. 电镀与精饰, 2004 24(6): 27-30.
- [7] XU Ruidong WANG Jun-li HE Lifang Study on the characteristics of NiW-P composite coatings containing nano-SD₂ and nano-CO₂ particles[J]. Surface and Coatings Technology, 2008 202(8): 1574-1579

Study on Particle-R ei nforced M etal M atrix Nano- Composites Prepared by Pulse E l ectrodeposition

XU Rui-dong¹, WANG Jun-l², GUO Zhong-cheng¹, WANG Hua¹

(1. Faculty of Materials and MetallurgicalEngineering KummingUniversity of Science and Technology, Kumming 650093, China 2. Research Center for Analysis and Measurement, Kumming University of Science and Technology, Kumming 650093, China)

Abstract N i-W-P/CeO₂-SO₂ particle-reinforced metal matrix nano-composites were prepared on the carbon steel surface by pulse elecgtrodeposition of N \downarrow W, P, nano-CeO₂ and nano-SO₂ particles, the effects of pulse peak current density and pulse duty cycle on the elecgtrodeposition were researched, the characteristics were assessed by nano-particle mass fraction deposition rare, microhardness and surface morphology. The results show that increasing pulse peak current density or pulse duty cycle led to the grain size decrease of N i-W-P matrix metal and the increase of nano-CeO₂ and nano-SO₂ particles mass fraction. When the pulse frequency, pulse peak current density and pulse duty cycle were controlled at 1000H z, 40A /dm² and 50%, respectively, the fastest deposition rate of 56 24 m / h and the highest microhardness of 712H v were obtained, the nano-composites possessed clear outline of the matrix metal crystallite, fine crystal size and compact microstructure, uniform distribution of nano-CeO₂ and nano-SiO₂ particles with in the matrix metal

Keywords nano-composites, pulse electrodeposition, deposition rate, microhardness, surface morphology