Journal of Electrochemistry

Volume 7 | Issue 3

2001-08-28

Codeposition and Corrosion Resistance of Nickel-Cerium-Phosphorus Amorphous Alloys

Jiang LIU

Xiong JIANG

Lin-cai JIANG

Ze-shan ZHU

Recommended Citation

Jiang LIU, Xiong JIANG, Lin-cai JIANG, Ze-shan ZHU. Codeposition and Corrosion Resistance of Nickel-Cerium-Phosphorus Amorphous Alloys[J]. *Journal of Electrochemistry*, 2001, 7(3): Article 11. DOI: 10.61558/2993-074X.3259

Available at: https://jelectrochem.xmu.edu.cn/journal/vol7/iss3/11

This Article is brought to you for free and open access by Journal of Electrochemistry. It has been accepted for inclusion in Journal of Electrochemistry by an authorized editor of Journal of Electrochemistry.

第7卷 第3期 2001年8月

文章编号:1006-3471(2001)03-0294-08

非晶态 Ni-Ce-P 合金的共沉积与耐蚀性能

刘 1^{1*} ,蒋 4^{2} ,江琳才²,朱则善¹

(1. 福建师范大学化学系, 福建 福州 350007; 2. 华南师范大学化学系, 广东 广州 510631)

摘要: 采用恒电位沉积、循环状安等方法研究了在水溶液中电沉积稀土合金的可能性,首次在 含有 CeCl₃ 的弱酸性 NaH₂PO₂ 镀液中获得了不同铈含量的 Ni-Ce-P 合金镀层,XPS、AES、XRD 和 SEM 等实验技术表征了镀层的组成和结构,极化电阻和腐蚀电位的测试数据表明此镀层与 Ni-P 无定形合金相比,具有更强的耐腐蚀能力,同时,讨论了沉积条件与镀层耐蚀性能的关系,结论是: 镀层中铈含量越高,其耐腐蚀性能越好,此外还对 Ni-Ce-P 的共沉积机理进行了初步探讨,指出在 所研究的电沉积条件下,Ni-Ce-P 合金共沉积可以用"诱导共沉积理论"合理解释. 关键词: 镍铈磷合金;非晶态;诱导共沉积;极化电阻;腐蚀电位

中图分类号: TQ 152.1 **文献标识码**: A

稀土元素由于其独特的 4f 层电子结构,使其金属或合金镀层具有优异的物理化学性能 (如高磁性、超导性、光磁记忆、光电转化、高催化活性、高储氢量、耐蚀耐磨等),被广泛地应用 于制造各种特殊的功能材料.目前,稀土金属和合金的薄膜制备主要是采用热分解、真空蒸镀、 激光蒸发、离子溅射或熔盐电解还原以及非水溶液中电沉积等方法获得.上述方法存在设备复 杂,制作条件严格、成本昂贵以及环保控制与操作安全等问题,而在水溶液中电沉积则具有设 备简单、操作方便、成本低、生产条件和工艺参数较易控制等一系列优点.由于稀土元素的标准 平衡电极电位(E9为-2.52~-2.25 V,一般难以从水溶液中进行电沉积,但如选择合适的 配体,却可以与其它金属特别是铁族金属发生诱导共沉积,本文探讨在水溶液中电沉积稀土的 可能性,首次在弱酸性次亚磷酸钠镀液中获得了不同金属铈含量的镍基稀土合金镀层,同时研 究了沉积条件对镀层耐蚀性能的影响并探讨了在所研究的条件下,Ni-Ce-P共沉积的机理.

1 实验

电解池采用三电极体系装置,以饱和甘汞电极为参比电极,铂片(2 cm ×2 cm)为辅助电极,工作电极是面积为0.34 cm²的旋转圆盘铂电极(美国 Pin Instrument Company 公司),电化 学测试系统由美国 EG&G.公司 M273 恒电位/电流仪、M5208 锁相放大器组成,恒电位沉积 与循环伏安、极化曲线测定在 ModeL270 电化学分析软件上进行.

收稿日期:2000-07-27; 收订日期:2000-11-13

* 通讯联系人

基础 镀液 组成为: 200 g/L NiSO4 ·7H₂O , 10 g /L NaCl, 30 g/L H₃BO₃, 25g/L C₆H₅O₇Na₃ 2H₂O, 镀液 p H 值用 0.1 mol/L HCl 调节,控制在 3.5 ±0.2 范围,实验所用药品皆为分析纯试剂,溶液由二次重蒸水配制. 电沉积过程的温度为 25 ~ 35 ,实验前均通入高纯 N₂ 20 min 除 O₂,工作电极为自制铜旋转电极(面积 0.68 cm²),将纯铜棒嵌入聚四氟乙烯套筒中,周围用环氧树脂固封,露出 0.68 cm² 的圆形端面,经 6[#] 金相砂纸打磨至镜面,乙醇去油,二次蒸镏水清洗后作为阴极,转速控制在 500 ~ 2 000 rpm,沉积电位在 - 1.0 ~ - 1.4 V (vs. SCE) 区间.

镀层分析仪器分别为:D/max-AXRD(丹东射线仪表厂)、IMIX-C型X-射线能谱仪
(美国 PGT 公司)、XSAM900型 XPS(美国 Physical Electronics 公司)、MICROLAB-310-F型
AES(英国 VG Scientific)和 S-550型 SEM(日本日立公司).

镀层的耐蚀性能测试采用美国 EG&G.公司生产的测腐蚀的专用三室电解槽,参比电极 为饱和甘汞电极,辅助电极为铂电极,通过一定的装置使工作电极的面积暴露 1 cm²,极化电 阻与腐蚀电位的测试在 ModeL352 电化学分析软件上进行,电解液用 5 wt %中性氯化钠溶液, 电位扫描速度 0.1 mV s⁻¹,极化电位范 围 ± 5 mV.温度 25 ± 1 .

2 结果与讨论

2.1 镀液的循环伏安行为

图 1 为铂电极在镀液中的循环伏安 图,其中曲线 1 在 - 1.0 V 和 - 0.25 V 电位附近给出 Ni²⁺的阴极沉积和金属 镍的阳极溶解峰;曲线 2 为镍磷合金的 沉积峰^[1],由于次亚磷酸钠的加入而使 沉积电位移前到 - 0.9 V,但此合金相 应的溶解峰却在 0 V 以上才开始出现, 比单独镍的溶解峰正移约 0.4 V,说明 镍磷合金比镍有更强的耐蚀性;曲线 3 是于曲线 2 的镀液中再加 8.262 g/L CeCl₃ 后做的循环伏安图.它的阴极沉 积电位负移到 - 1.2 V 左右,曲线 3 同 曲线 1 同为交叉形状,具有金属电结晶 的特征^[2],且在本实验电位范围内几乎 不出现阳极溶解峰,表明由于铈与镍、磷



图 1 镀液在铂电极上的循环伏安图

Fig. 1 Cyclic voltammorgrams of Pt electrode in different solution with pH = 3.50 Scan rate: 10 mV s⁻¹ WE. rotating rate: 0 mm
Scan potential range: 0.4 ~ 1.4 V (vs. SCE)
1: Fundamental solution;
2: Fundamental solution + 40.00 g/L NaH₂PO₂;
3: Fundamental solution + 40.00 g/L NaH₂PO₂ + 8.262 g/L CeCl₃

的共沉积 ,大大增强了合金镀层的耐蚀性. 在以上的所有阴极扫描过程中 ,在 - 0.44 V 左右均 会出现第一个还原小峰 ,这是当 pH 值较低时 H⁺的还原峰^[3] ,对曲线 2 和曲线 3 中 ,此峰高度 逐渐降低 ,但峰本身不会消失 ,说明 NaH₂PO₂ 与 CeCl₃ 的先后加入对 H⁺的还原峰电流有一定

抑制作用,但对还原峰电位影响并不大.从曲线1到曲线3,其阴极极化大为增强,阳极溶解电位也大幅正移.

2.2 镀层阳极极化曲线

图 2 分别以 Ni、Ni-P 合金与 Ni-Ce-P 合金,为阳极 的线性扫描曲线,阴极为自制铜圆盘电极(面积 0.68 cm²)均在恒电位下进行电沉积,控制沉积时间使其镀层 厚度均为 20 μ m,对 Ni 层与 Ni-P 合金层的沉积,可在电 极静止时进行,但 Ni-Ce-P 沉积时,需用旋转阴极,转速 2 000 rpm、沉积电位 - 1.2 V(vs,SCE)、pH 3.50、CeCl₃ 浓度 33.5 mmol/L,沉积时阳极均为铂电极,参比电极 为饱和甘汞电极(SCE).图 2 结果表明,三种镀层的阳极 溶解行为相差很大,其溶解电流以镍铈磷沉积层为最 小,在+0.6 V 才开始出现溶解电流,最大溶解电流只有 0.5 mA 左右,说明三种镀层的耐蚀性以镍铈磷为最强.

2.3 镍铈磷合金镀层的极化电阻与腐蚀电位

研究发现,影响镀层耐蚀性能的主要因素有沉积电 位,电极转速,三氯化铈的浓度以及温度和镀液的 pH 值 等,现将有关测试结果列于表 1.



图 2 阳极在 5wt %氯化钠介质中的线 性扫描

Fig. 2 Anodic linear sweep curves in 5wt % neutral sodium chloride solution Scan rate : 10 mV s⁻¹;

WE. rotating rate: 0 rpm Scan potential range: - 1.0~ 1.4 V (vs. SCE) 1: Ni; 2: Nr P alloys; 3: Nr Ce P alloys

表1 共沉积因素对镍铈磷镀层组成和耐蚀性影响

Tab. 1	The effect of	codeposition	condition	on the	corrosion	resistance	and co	omponent	of	coatir	igs
Tab. I	The effect of	codeposition	condition	on the	corrosion	resistance	and co	omponent	of	coat	1r

Chemical	CeCl ₃ concentration / mmol/L				WE. Rotating rate / rpm					Cathode potential / V(vs. SCE)					
$R_{\rm p}$ and $E_{\rm corr}$	6.7	13.4	20.1	33.5	67.0	0	500	1 000	1 500	2 000	- 1.0	- 1.1	- 1.2	- 1.3	- 1.4
Ni/ wt %	64.1	62.8	61.5	60.1	59.1	81.5	76.1	62.8	60.8	59.9	93.3	80.0	58.0	69.5	85.3
P/ wt %	9.5	9.7	1.0	10.9	11.2	15.1	13.0	11.7	11.1	10.6	4.6	7.0	12.1	11.8	9.6
Ce/ wt %	26.4	27.5	28.5	29.0	29.7	3.4	10.9	25.4	28.2	29.4	2.2	13.0	30.0	18.7	5.2
$R_p/\mathrm{k}~\mathrm{cm}^2$	16.9	18.1	20.9	25.7	26.8	8.1	15.0	23.0	25.6	27.9	10.9	23.5	26.8	23.6	16.7
$E_{\rm corr}/V({\rm vs.~SCE})$	- 0.147	- 0.135	- 0.114	- 0.097	- 0.084	- 0.221	- 0.174	- 0.098	- 0.085	- 0.071	- 0.147	- 0.099	- 0.079	- 0.104	- 0.128

从表 1 可知,在影响合金镀层耐蚀性能的五个因素中,以沉积电位和阴极转速最为主要, 镀层中铈含量越高,极化电阻值越大,腐蚀电位也更加正移,其耐蚀性也越好,获得最佳耐蚀镀 层的条件是:阴极转速 2 000 rpm,沉积电位 - 1.2 V,镀液 pH 3.50,温度 30 左右,此时三氯 化铈浓度以 33.5 mmol/L 为最合适.

2.4 镍铈磷共沉积镀层的晶形与形貌

由图 3 的 X-射线衍射图可看到金属镍的 三个最强尖峰 1,Ni^[111]、2,Ni^[200]和 3,Ni^[220] 在 Ni-Ce-P 合金都已不存在,只在衍射角 45° 附近出现一凸峰,说明此种镀层与 Ni-P 非晶 态合金一样,都为无定形结构^[4].

上述经恒电位沉积后的镍锌磷合金层表 面呈镜面光亮,带有金属光泽,进一步进行扫 描电镜观察其形貌(见图 4)发现该层为超细微 粒结构,可能是金属铈或铈的氧化物进入镀 层,极大地改变了晶形分布,使镀层更加整齐、<u>30</u> 致密,晶粒也更为细小,这与上述镀液的阴极 极化曲线行为是相符合的.

2.5 镍铈磷合金镀层的组成与 含量分析

首先是镀层中各元素价态的检测,图 5 为

Ni-Ce-P 合金镀层的 X - 射线光电子能谱图,由图中可 知,镀层中各元素的电子结合能峰值分别为:Ni_{2p}: 854.7 eV,853.6 eV;Ce_{3d}: 883.3 eV,901.3 eV;Ce_{4f}: 110.6 eV; P_{2p}: 132.2 eV

此结合能数据涉及铈的 4f 电子,可在一定程度上证 明了镀层中确有 0 价态的金属铈^[5].

以上结论可由 X-射线能谱实验 (见图 6) 进一步证 实,即通过确认 Ce 的最外层结构中的 4f¹ 电子与内层电 子能级之间跃迁的特征 X 射线来判定 Ni-Ce-P 镀层中 确实有 0 价态的铈,图 6 中 a) 的右边大小两峰分别对应 于在 Ni:KL (7.460 89 keV)、KL (7.478 15 keV) KM 、(8.264 66 keV)和 KM (8.328 6 keV)能级 之间跃迁的四条特征 X 射线;左边小峰对应于在 P: KL (2.012 7 keV)和 KL (2.013 7 keV)能级之间跃

迁的二条特征 X 射线;b)的最靠左处又多了一个明显肩峰,它被指认为在 Ce:M N (0.899 3 keV)、M N 、



图 3 镍、镍磷合金与镍铈磷合金的 X-射线衍射图 Fig. 3 The X-ray diffraction patterns of Ni, Nr P alloys and Nr Ce P alloys



图 4 镍铈磷合金的扫描电镜图 Fig. 4 The SEM Photograph of the Surface of Ni-Ce-P alloys

V (0.880 7 keV)和 M O (0.862 keV)能级之间跃迁的三条特征 X 射线^[6],由于此跃迁 涉及到 Ce 的 4f¹和 5d¹电子,结合前述 XPS 实验结果,当可进一步说明了在 Ni-Ce-P 共沉积 层中确有 0 价的金属铈,同时由图 6 中各峰面积所对应的 X 射线光子数目可以准确测得镀层 的各组分含量,并将此结果并列于表 1 中。 图 7 是在温度 30 、pH 3.5、沉积电 位 - 1.2 V (vs. SCE)和镀液中 CeCl₃ 浓度 为 0.034 mol/L 时,于不同阴极转速下所测。 得的镀层俄歇电子能谱图,测前经过溅射, 可基本排除空气成份的污染,镀层中各主 要元素的能谱峰和相对含量均在图下方标。 明^[7],按图中所得原子百分比计算,可以推 知其中的铈除了以氧化物形式存在外,还 有大量的铈只能以原子形式存在于沉积层 中,这种沉积层的耐蚀性能得以提高可能 是由于大量原子铈进入晶格,改变了晶格 分布,如提高致密度,结晶排列更整齐等, 使其有利于耐蚀性的提高.

2.6 镍铈磷共沉积机理的探讨

稀土元素(RE)的氧化还原电势较负, 虽然从非水溶液电沉积稀土合金不成问 题,而从水溶液中电沉积则较困难,但也是 可能的,实验表明:选用合适的配体可以使 稀土元素的析出电位正移,从而抑制了氢 析出,使稀土金属能从水溶液中电沉积出 来^[8],Lokhand CD 等的研究进一步表明:选择合 适的配体和利用某些金属离子的诱导共沉积作用 是实现从水溶液中电沉积稀土合金的重要方 法^[9],如单独的 Mo、W 两种金属在水溶液里无法 沉积 .但可以和铁族元素 Ni 进行诱导共沉积得到 合金,它的诱导共沉积机理是由于以镍原子作为 催化剂,对于钼原子的沉积,形成镍钼中间晶 种^[10],这种中间晶种的形成可能还是由于在传质 控制区的多相反应和其他因素的影响下完成的, 然后由这种中间晶种导致合金化合物的形成.但 关于 Ni-Ce-P 合金在水溶液中电沉积还尚未见报 道.

对于镍铈磷共沉积,我们认为:经以上检测确 有金属铈存在于共沉积层中,实验表明,铈盐的加 入,大大增加了阴极极化,已如图2当镀液中加入 铈盐后,阴极析出电位由-1.0V推到-1.2V以



图 5 镍铈磷合金的 X-射线光电子能谱图

Fig. 5 The XPS spectras of Ni-Ce-P alloys





后,负移约0.2 V 电位,SEM 表明沉积层细 致、均匀,是金属晶体的特征,导致铈电沉 积的因素可能是由于电极表面局部碱化, 形成氢氢化铈沉淀,这些极少量的物质吸 附在电极上阻碍了金属表面的活泼部分, 使金属还原因难,但是阻化作用依金属种 类而异,也就是说,共沉积的二种金属离子 受阻化的程度不同,导致了镍与铈发生诱 导共沉积,其中少量的氢氧化铈起了"催化 剂"的作用,因此有人把诱导共沉积称为 "催化共沉积"^[11],这种因铈的氢氧化物的 吸附阻滞了 Ni²⁺的析出,使 Ni²⁺的极化作 用增大,因而造成电位较负的 Ce³⁺和 Ni²⁺ 共同析出,其过程可以表示为:

Ce³⁺ + 30H⁻ - 局部碱化 (Ce(OH)₃ + 3e <u>共沉积</u> 催化剂

若假设放电活性物质是氢氧化铈膜, 那么电极旋转即传质对铈沉积的巨大影响 就可以得到一定程度的解释,实验表明,倘 如电极静止不动,铈不沉积,传质的这种影 响与 Ni-Mo 合金电沉积的情况相似^[12],Ni-Ce-P 共沉积伴随着强烈的析氢,当电极静 止时,附着在电极上的氢气泡形成了阻挡 层,铈的传质必然受阻,难以形成 Ce(OH)3 膜,只有在电极旋转足够快时,(如图 7 所 示至少在 500 rpm 以上),才有可能在电极 表面形成少量的 Ce(OH)3 膜,而正是由于 这些 Ce(OH)3 的催化作用,才可使 Ni²⁺沉 积电位负移,并同 Ce³⁺一同电沉积,少量的 Ce(OH)3 除了起上述催化作用外,也可以 认为作为光亮剂而夹入沉积层中,因为电



Fig. 7 The patterns of AES for Nir Cer P alloys

极旋转越快,氢气泡膜的阻挡作用就越小,越能得到光亮细致的沉积层,俄歇能谱表明,沉积层 中含有一定量的氧,这可能与铈的含氧化合物的夹入有关.

3 结 论

在弱酸性次亚磷酸钠镀液中加入适量三价铈盐 ,控制一定条件可得到不同铈含量的 Ni-

Ce-P 合金镀层;在 5 wt % NaCl 介质中,该镀层的耐腐蚀性能大大高于无定形 Ni-P 合金;镀层 中铈含量越高,其耐腐蚀能力越强;同时在研究的电沉积条件下,Ni-Ce-P 合金电沉积的机理 可能属于诱导共沉积.

Codeposition and Corrosion Resistance of Nickel-Cerium-Phosphorus Amorphous Alloys

LIU Jiang^{1*}, JIAN G Xiong², JIAN G Lin-cai², ZHU Ze-shan¹

(1. Dept. of Chem., Fujian Teachers' Univ., Fuzhou 350007, China;

2. Dept. of Chem., South China Normal Univ., Guangzhou 510631, China)

Abstract : The possibility of electrodeposition of rare-earth alloys from aqueous bath was investigated using varous techniques such as linear potential sweeping, cyclic voltammetry, electrodepositon at constant potential etc. The Ni-Ce-P alloys with different cerium content were electrodeposited from a weakly acidic solution containing CeCl₃, NaH₂PO₂ and so on the crystal structure and component were characterized by XPS, AES, XRD and SEM observation. The codeposits were found to be more highly corrosion resistent than that of Ni-P amorphous alloys by measuring polarization resistance and corrosion potential. The effects of codeposition conditions on the corrosion resistance were discussed. The conclusion is that the codeposition of cerium can significantly improve corrosion resistance of the Ni-Ce-P alloys, which increases with increasing the cerium content in the coatings. The codeposition mechanism of Ni-Ce-P was preliminarily explored; under the existing experimental conditions and based on the results obtained, it is suggested that the codeposition of Ni-Ce-P is likely to occur by an induced codeposition mechanism.

Key words: Ni-Ce-P alloys, Amorphous, Induced codeposition, Polarization resistance, Corrosion potential

References:

- Bredael E,Blanp B, Celis J P, et al. The mechanism of P incorporation during the electrodeposition of Ni-P alloys [J].J. Electrochem. Soc. ,1993 ,140:81.
- [2] Southampton Electrochemistry Group. Instrumental Methods in Electrochemistry[M]. ShangHai: FuDan University Publishing House, 1992.213-215.
- [3] Huang Qing 'An, Deng Baihua, Cheng Yongyan. Electrochemical Behavior of NaH₂PO₂ on Pt Electrode
 [J]. Materials Protection (in Chinese), 1999, 2(32):7
- [4] Immel, W, Piecha H. Energy-dispersive X-ray analysis of electrodeposited Ni-Pamorphous alloys [J]. Galvanotechnik, 1978, 78:3-543.

- [5] Monlder J F, Stickle WF, Sobol P E. Handbook of X Ray Photoelectron Spectroscopy [S]. New York-London: Perkin Elmar Corp., 1992. 15, 28, 58.
- [6] David R Lide. CRC Handbook of Chemistry and Physics [M]. New York-London : CRC Press, 1995. 230-235.
- [7] McGuire G E. Auger Electron Spectroscopy[M]. New York-London : Plenum Press, 1979. 15, 28, 58.
- [8] Lokhande C D Jadar M S, Pawar S H. Electrodeposition of Lanthanum from aqueous baths[J]. Metal Finishing, 1998, 11:53.
- [9] Jundale S B ,Lokhande C D. Electrodeposition of samarium tellurium alloys in tartaric acid system[J]. Materials Chemistry and Physics ,1994 ,37:333.
- [10] Brenner A. Electrodeposition of Alloys[M]. Academic Press, 1963, 2:413.
- [11] Xu Duobao, Yao Tubing, Zhou Shaomin. The Adance study of Rare-earth Alloys Electrodeposition[J]. Materials Protection (in Chinese), 1995, 11:28.
- [12] Kinh V Q, Chassaing E, Saurat M. Electrodeposition of Ni-Mo alloys[J]. Surface Treat, 1975, 3:205.