# Journal of Electrochemistry

Volume 11 | Issue 1

2005-02-28

# Corrosion Resistance for TiO\_2 Thin Films Coated 316L Stainless Steel in the NaCl Solution

**Guang-xia SHEN** 

Yi-cong CHEN

Chang-jian LIN

#### **Recommended Citation**

Guang-xia SHEN, Yi-cong CHEN, Chang-jian LIN. Corrosion Resistance for TiO\_2 Thin Films Coated 316L Stainless Steel in the NaCl Solution[J]. *Journal of Electrochemistry*, 2005, 11(1): 20-26. DOI: 10.61558/2993-074X.1608

Available at: https://jelectrochem.xmu.edu.cn/journal/vol11/iss1/5

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.

文章编号:1006-3471(2005)01-0020-07

# $TiO_2$ /316L不锈钢薄膜电极 在 NaCl溶液中的耐腐蚀性能

### 沈广霞,陈艺聪,林昌健\*

厦门大学化学系,固体表面物理化学国家重点实验室,福建厦门 361005)

摘要: 应用 sol-gel法和提拉技术于 316L不锈钢表面构筑纳米 TO\_薄膜,再经水热后处理以消除膜中的细 小龟裂. SEM和 XRD技术表征膜的形貌和厚度,线性极化法分别考察膜厚度、pH、和 Cl浓度对纳米膜电极耐 腐蚀性能影响.电化学交流阻抗检测纳米 TD\_膜在 0 5mol/L NaCl溶液中的阻抗随浸泡时间的变化,光电子 能谱技术测定了经浸泡 1008 h后的纳米膜中各元素相对百分含量和价态.结果表明:在中性或碱性条件下, 厚度为 375~464 mn的纳米膜其耐腐蚀性随浸泡时间的延长呈现初期增加而后稳定,浸泡 48 h后腐蚀电流 较之浸泡初期降低 2个数量级,耐腐蚀电阻增加 2个数量级,在浸泡 1 008 h内没有发现腐蚀的产物,Fe是以 原子态扩散到膜中.

**关键词**: 纳米 TO<sub>2</sub>薄膜; 316L 不锈钢;腐蚀与防护 中图分类号: O 646; TG174.4 **文献标识码**: A

316L不锈钢具有较好的耐腐蚀活性,是医疗 外科手术最常用的金属之一.但它在使用过程中, 因长期被包埋在生物体内,经 Cl<sup>-</sup>引发而发生局部 腐蚀,产生了 Ni<sup>2+</sup>、Cr<sup>2+</sup>和 Cr<sup>3+</sup>等对生物体极为有 害的腐蚀产物,给患者健康造成严重后果.改进的 办法是,在 316L不锈钢表面构筑陶瓷薄膜,这对提 高金属的耐腐蚀性和生物相容性具有重大的意 义<sup>[1]</sup>.目前,已被医学界公认比较成功的陶瓷氧化 物薄膜有 ZO<sup>[2]</sup>、TO<sub>2</sub>膜<sup>[3]</sup>和 Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>膜<sup>[4]</sup>及其复合 纳米膜<sup>[5]</sup>.近年来,纳米 TO<sub>2</sub>膜在光、电转换、光催 化降解和自清洁薄膜等方面研究已经取得较大进 展,同时在腐蚀与防护方面特殊作用也日益受到人 们的重视<sup>[6~8]</sup>.

本文应用 sol-gel法在 316L不锈钢 (316L ss)表 面构筑纳米膜,经水热后处理优化膜的结构,电化 学方法和光电子能谱技术 (XPS)考察了影响纳米 TO2膜耐腐蚀性能的因素及其耐腐蚀性机理.

1 实 验

-7

1.1 实验仪器与试剂

使用 LEO 1530 高倍电子扫描电镜 (SEM)和

Panalytical X 'pert转靶 X射线粉末衍射仪 (Philips 公司)测试 TO<sub>2</sub>薄膜的形貌、厚度和晶型结构; PG-STAT30电化学工作站 (荷兰 Autolab公司)作电化 学测试; XPS测试用 Physical Electrons Quantum 2000 Scanning Esca Microprob光电子能谱仪,以 A1 靶 K射线为 X射线源, C<sub>1s</sub> = 284.5 eV 为基准,溅 射速率为 133 nm/min (以单晶硅为参照). 实验所 用试剂均为分析纯.

#### 1.2 纳米 TD2 膜制备

纳米膜制备参见文献 [9],过程如下:取 20mL 无水乙醇加入 0.5 mL乙酰乙酸乙酯 (EAcAc)充分 混合后,在搅拌下加入 2 mL钛酸四丁酯,反应 1 h 以后,逐滴加入 0.5 mL水,继续搅拌 10 h,老化 24 h

不锈钢金属片 (1 cm x2 cm)经 400 # 2000 # 水磨砂纸机械打磨,1µm和0.3µm氧化铝粉抛光 成镜面,再依次用丙酮,无水乙醇、三次水超声清 洗、干燥、待用.使用自制提拉机以0.1 mm/s的匀 速提拉,在金属基体表面构筑一层均匀的纳米膜. 待自然干燥后,放入红外灯下干燥 30 min 重复操

收稿日期: 2004-08-19,修订日期: 2004-09-20, \*通讯联系人, Tel: (86-592) 2198354, E-mail: cjlin@xmu edu cn 国家自然科学基金 (1130-K16002, 20127302)资助

作 2~6次,得到不同厚度的纳米膜.之后置于马 弗炉中于 450 恒温灼烧 30 min,自然降温.将灼 烧后的纳米膜悬挂在 100 沸水中,加热处理 10min取出,红外灯下干燥 1 h以消除膜中龟裂.

#### 13 电化学测试和 EIS测试

电化学测试采用三电极系统,以纳米 TO<sub>2</sub>/ 316Lss薄膜作工作电极,环氧树脂包封,膜电极面 积为 1 cm ×1 cm,辅助电极和参比电极分别为 Pt 和饱和甘汞电极 (SCE),电解液为 NaCl溶液,用 HCl和 NaOH调节 pH值.极化曲线测试电位范围 为开路电位附近 ±120 mV,扫描速率为 0.167 mV/ s,测试结果由 AutoLab电化学工作站自带的" corrosion rate 分析软件模拟处理.

EIS测试在开路电位附近,扰动电压为 10 mV,频率 10<sup>5</sup>~10<sup>-3</sup> Hz,每一数量级变化取 5个实验点,共 41点,纳米 TO<sub>2</sub>/316Lss膜电极的厚度为 375 nm,电极面积为 1 cm ×1 cm,电解液为 0.5 mol/L NaCl溶液, pH为 4.6,浸泡时间分别为 1、 4& 96、28& 76& 1 008 h 所有电化学测试均在 Farady屏蔽箱中进行.应用 XPS分析膜成分和元素价态 (样品浸泡 1 008 h).

#### 2 结果与讨论

#### 2.1 纳米 TO, 膜表征

图 1为纳米 TO<sub>2</sub>薄膜的 SEM 照片. 如图所 见,该多孔纳米 TO<sub>2</sub>颗粒膜表面平整有序,颗粒均 匀分布,粒径 15~18 nm,孔隙约 8 nm,在更高倍的 电镜下,可以观察到每一个颗粒均由 3~4个直径 为 3~5 nm的小颗粒团聚而成.如于低倍的电镜下 观察,可发现膜中存在细小龟裂,但经水热后处理 即可完全消除.图 2为纳米 TO<sub>2</sub>膜的 XRD谱线,图



图 1 纳米  $TO_2$ 薄膜的 SEM 照片

7

Fig 1 SEM images of the nano  $TO_2$  coatings

中 TD<sub>2</sub>晶体的各衍射峰尖锐而强,主要表征锐钛 矿的(101)、(004)、(112)、(200)等特征晶面,没 有发现金红石型结构,说明该 TD<sub>2</sub>结晶度和纯度 均很高.



图 2 纳米 TO<sub>2</sub>膜的 XRD谱线 Fig 2 XRD of the nano-TO<sub>2</sub> coatings

#### 2.2 纳米膜耐腐蚀性能的影响因素

#### 1) 纳米膜的厚度

作为金属防护膜,要求涂层具有良好的化学和 物理稳定性,并且均匀、致密、无龟裂.研究表明纳 米膜的厚度是影响 TO<sub>2</sub> /316Lss耐腐蚀性的重要 参数,从而也成为优化制备条件的首要. Masalski 等<sup>[10]</sup>报道了应用 sol-gel法在 316Lss表面修饰纳 米 Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>膜,经过 4次 dip-coatings制备的膜,其耐 腐蚀性较 6次的好.对此,一般认为:随着膜层的增 厚,膜与膜之间的结合力减弱,颗粒之间受到的力 不均衡,导致膜中出现龟裂.如果暴露在潮湿的空 气中或者溶液中,因该膜电极表面的电位分布不均 匀,会在龟裂处出现高电位区和较高的电流密度, 从而引发局部腐蚀,导致耐腐蚀性能下降.表 1为 不同厚度的纳米 TO<sub>2</sub>膜在 0.5 mol/L NaCl溶液中 的 Tafel曲线拟合数据.

即如表 1所列,厚度在 370~464 mm之间的膜 显然有较好的耐腐蚀性,其耐腐蚀电阻 R<sub>p</sub>较诸其 它的提高了 2个数量级,极化电流下降 2个数量 级.在暗态下,纳米膜电极的自然腐蚀电位正移至 -0.011和 +0.027 V,说明此时金属处于热力学 稳态区.随着膜层厚度增加,纳米膜的耐腐蚀性急 剧下降,甚至比 316Lss的耐腐蚀要差一些.

#### 2) 溶液 pH值

图 3为纳米 TD<sub>2</sub> /316L ss膜电极于不同 pH的 0.5 mol/L NaCl溶液中的 Tafel曲线,该纳米膜

#### 表 1 316Lss和不同厚度的 TD2 /316Lss电极在 0.5 mol/L NaCl溶液中的

#### Tafel曲线模拟参数 (pH = 4. 6)

Tab 1 Tafel parameters for the bare and  $TO_2$  /316L ss with different thickness

(T)	electrodes in 0. 5 mol/L NaCl solution ( $pH = 4.6$ )	
-----	---	--

Dip-coating times	$I/A \cdot \text{cm}^{-2}$	$R_{\rm p}$ / $\cdot$ cm <sup>-2</sup>	$E_{\rm corr}$ /V	Thickness/nm	Corr rate/mm $\cdot$ Y <sup>-1</sup>
No	9. 2 ×10 <sup>-8</sup>	$2.4 \times 10^5$	- 0. 133	_	2.6 $\times 10^{-3}$
Two	9. 3 ×10 <sup>-8</sup>	6 9 ×10 <sup>5</sup>	- 0. 116	196	1. 4 ×10 <sup>-4</sup>
Three	9. 0 ×10 <sup>-9</sup>	6 2 ×10 <sup>6</sup>	- 0. 011	375	1. 4 ×10 <sup>-5</sup>
Four	7. 9 ×10 <sup>-10</sup>	4. 5 $\times 10^7$	+0.027	464	1. 2 ×10 <sup>-6</sup>
Five	7. 8 ×10 <sup>-7</sup>	9. 7 ×10 <sup>4</sup>	- 0. 117	550	5. 6 ×10 <sup>-3</sup>
Six	3. 2 $\times 10^{-7}$	1. 3 $\times 10^5$	- 0. 193	640	1. 4 $\times 10^{-3}$



· 22 ·

- 图 3 TiO<sub>2</sub>/316L ss膜电极在不同 pH 的 0 5 mol·L<sup>-1</sup>NaCl溶液中的 Tafel曲线
- Fig 3 Tafel curves of TO<sub>2</sub>/316Lss electrodes in 0 5 mol/L NaCl solution with different pH PH: a) 4, b) 6, c) 8

的厚度为 375mm.图 3示明,当 pH =4~8时,其阳 极极化区的斜率和电流密度随 pH值增加有所降 低,即膜的耐腐蚀性能有增加的趋势,但幅度不大. 实验还表明,该 TO2膜在碱溶液纳米颗粒可以重新 取向排列,且更致密,因而,稳定性较好.反之,酸度 越强,膜的稳定性也随之降低,结果导致 TO2膜缓 慢溶解.

3) NaCl溶液浓度

图 4给出纳米 TD<sub>2</sub> /316L ss膜电极在不同浓度 NaCl溶液中的 Tafe1曲线. 如图可见,在 0.1~0.8 mol/L NaCl浓度范围内,曲线 a, b和 c于阳极极化 电位区内几乎完全重合,其自然腐蚀电位也几乎没 有变化,阳极极化电流在  $10^{-8} \sim 10^{-9}$ 之间,说明此



- 图 4 TD<sub>2</sub>/316L ss电极在不同浓度 NaCl溶液中的线性 极化曲线 (pH = 4.6)
- Fig 4 Tafel curves for TiO<sub>2</sub>/316Lss electrodes in the different concentration NaCl solution (pH = 4. 6) a) 0. 1, b) 0. 5 and c) 0. 8 mol /  $L^{-1}$

时电极处于热力学稳定状态.但是,当 NaCl浓度增大到 1 mol/L NaCl时,阳极腐蚀电流增加,腐蚀电位负移,即膜电极的耐腐蚀性能大大降低.据图,当阳极电流出现急剧增大时,表明点蚀已经开始发生.

#### 2 3 TD2薄膜的耐腐蚀性能及其腐蚀机理

1) 纳米 TD<sub>2</sub>薄膜的阻抗随浸泡时间的变化

图 5为纳米 TD<sub>2</sub>薄膜浸泡在 0.5 mol/L NaCl 溶液中经不同时间的 EK 从 Bode图 (图 5a)上可 以看到,对不同浸泡时间的 EK谱,其高频部分的 模量基本重合,而  $\log f \sim phase$ 则呈现先增加后降 低的趋势;低频部分膜量先正移后再向负移, $\log f \sim phase$ 



图 5 纳米 TD2 薄膜电极浸泡在 0.5 mol/L NaCl溶液中不同时间的 EIS





316Lss电极 (a)和 TD2 /316Lss电极 (b)交流阻抗谱模拟电路 图 6 Fig 6 Equivalent circuit for the bare 316Lss(a) and  $TiO_2/316L$  electrodes (b)

Tab 2 EIS parameters from the equivalent circuit of bare 31blss and $Tio_2$ /31bss (see Fig b)									
Immersion time/ $Q_c$				$Q_{d1}$					
t/h	$R_{\rm s}/\cdot {\rm cm}^2$	$R_{\rm c}$ / $\cdot$ cm	$Y_0 / \cdot \mathrm{cm}^{-2} \cdot \mathrm{s}^{\mathrm{n}}$	n	$R_{\rm t}$ / . cm <sup>2</sup>	$Y_0$ / . cm <sup>-2</sup> . s <sup>n</sup>	п		
1	16 3	392	1. 1 ×10 <sup>-7</sup>	0.8	3. 2 $\times 10^5$	2.7 $\times 10^{-5}$	0.8		
48	16.1	223	1. 3 ×10 <sup>-7</sup>	0.8	8 4 $\times 10^7$	1. 0 ×10 <sup>-6</sup>	0.9		
96	16.1	249	1. 4 $\times 10^{-7}$	0.8	3. 4 $\times 10^7$	8.4 ×10 <sup>-6</sup>	1. 0		
288	15. 2	210	1. 6 ×10 <sup>-7</sup>	0.8	1. 6 $\times 10^7$	3. 7 ×10 <sup>-6</sup>	0.9		
432	12 0	213	1. 6 ×10 <sup>-7</sup>	0.8	$2.9 \times 10^7$	4. 0 ×10 <sup>-6</sup>	0.9		
768	16 8	134	$2.1 \times 10^{-7}$	0.8	1. 6 $\times 10^7$	3. 5 ×10 <sup>-6</sup>	0.9		
1008	17.51	128	1. 4 $\times 10^{-7}$	0.8	1. 4 $\times 10^7$	5. 0 ×10 <sup>-6</sup>	0.9		

表 2 交流阻抗谱等效电路分析参数

- phase变化与高频部分基本相似,说明随着浸泡 时间的增加,纳米 TO2膜耐腐蚀性呈现先增加后降 低,并逐渐趋于稳定的过程.这从 Nyqusit图 (图 5b)便可直观地看到上述现象,即在浸泡的初期,纳 米 TO2薄膜电极反应电阻较小,其于 Nyqusit图上 几乎缩为一点;随着浸泡时间的增加,实轴圆弧的

-7

直径增大,即反应电阻增加,纳米膜耐腐蚀性增强.

图 6分别给出 316L不锈钢电极 (a)和膜电极 (b)在 0.5 mol/L NaCl溶液中的等效模拟电路,图 中 R,标识溶液电阻, R,和 Q,分别代表纳米膜电阻 和膜电容; $Q_{d}$ 和  $R_{t}$ 为金属和膜空间电荷层的电容 和反应电阻.表 2列出上述两电极系统在 0.5mol/L NaCl溶液中的交流阻抗模拟参数,从表 2可知,纳 米薄膜电极经 NaCl溶液浸泡了 48 h后,其 R,比浸 泡 1h的增加 200倍以上,并且随着浸泡时间的继 续延长,R,先是有所下降,然后在 10<sup>7</sup> · cm<sup>2</sup>基本 保持稳定;而空间电荷层电容(Q<sub>dl</sub>)则随浸泡时间 延长而减小,n增加,表现为纯电容的性质,电极处 于钝化状态.主要原因是,纳米膜电极是一个多孔 膜电极(孔径在纳米级),随着浸泡时间的延长,少 量溶液均匀地渗透到基底表面,引发金属表面形成 钝化膜,金属膜电极的耐腐蚀性增加.实验表明,在 浸泡的 1 008 h内,没有发生金属腐蚀以及纳米膜 的破坏脱落现象.

#### 2)纳米薄膜的组成及元素价态

· 24 ·

图 7为纳米 TD<sub>2</sub>膜经浸泡 1 008 h后的 XPS宽 谱,如图,谱线 a大体仅出现 Ti<sub>2</sub>, C<sub>1</sub>, O<sub>1</sub>,以及 C 和 O的 Auger峰,表明该纳米膜表层主要以 TD<sub>2</sub>形 式存在.而在膜层深度为 200 nm 的 XPS宽谱处 (谱线 b),除上述几种元素的谱峰外,还出现金属 Fe<sub>2</sub>, C<sub>5</sub>, D能谱峰.又对深度为 400 nm 的谱线 c, Ti<sub>2</sub>和 C<sub>1</sub>,谱峰已经消失,而 O<sub>1</sub>峰强度也同时降低, 此乃为金属 316Lss基底的特征谱.图 8为纳米 TD<sub>2</sub>膜电极浸泡 1 008 h后不同深度的膜层各元素 显示的窄谱.从 Cl<sub>1</sub>,窄谱峰可知,该纳米膜经 1 008 h浸泡后,尚无 CI 渗透到膜层和金属基底内,证实 了此膜具有较好的保护性能和化学稳定性. Ti<sub>2</sub>, XPS窄谱显示,表层 Ti与 O的原子个数比接近



#### 图 7 纳米 TO<sub>2</sub> /316Lss膜电极表面的深度剖析 XPS 谱

a) 0 nm, b) 200 nm, c) 400 nm

Fig 7 XPS spectrum of nano - TiO<sub>2</sub> coatings before etching (a), and after (b) 200nm, (c) 400nm by Ar<sup>+</sup>



图 8 TD<sub>2</sub>/316Lss膜进行 XPS深度剖析测试各元素特

征谱 a) 0 nm, b) 200 nm, c) 400 nm Fig 8 XPS spectra of the element region a) 0 nm, b) 200 nm, c) 400 nm

1 1,可见,其组成系以 TiO2形式存在,在深度 200 nm处, Tia, 谱峰呈现较宽的谱带, 此乃多种价态的 Ti能谱峰.应用 Gaussian 拟合可以分解出 3对峰, 结合能分别<sup>[11]</sup>为 458.7、464.16、457.55、463.30、 455. 7和 461. 06 eV,对应于 TD2、Ti2O3和 TO的  $Ti_{n3/2}$ 和  $Ti_{n1/2}$ 谱峰. 一般认为,造成  $T_1^{4+}$ 还原的原 因主要有两个方面<sup>[12]</sup>:1)凝胶膜在马弗炉中高温 烧结过程中,膜层中 C从 TD,夺取 O使得 Ti<sup>4+</sup>还 原成  $T_{1}^{3+}$ ,进一步还能够把  $T_{1}^{3+}$ 还原成  $T_{1}^{2+}$ ; 2) XPS深度刻蚀时. $Ar^*$ 离子轰击造成氧的择优溅射 而损失,产生氧空穴,钛离子俘获空穴导致自身被 还原. 对深度为 200 nm 处的 Ou峰, 经分解可得到 各对应物质的结合能<sup>[13]</sup>,分别有:529.79(TiO<sub>2</sub>)、 531. 85 (OH)、530. 75 (T<sub>b</sub>O<sub>3</sub>)、531. 42 (TD)和 532.6 (C-O),这里, Fe乃以原子的形态扩散到纳 米膜,不出现铁和铬的氧化物谱峰;Fen结合能的峰 值为 707. 2和 720. 17.

#### 3 结 论

应用 sol-gel法和水热后处理技术在 316Lss构 筑纳米 TD2膜,电化学方法测试该纳米 TD2膜在 NaCl盐溶液中的耐腐蚀性能、影响因素以及耐腐 蚀机理,XPS解析了该膜在 0.5 mol/L NaCl溶液中 浸泡 1 008 h后纳米膜中的组成元素及价态.结果 表明:在中性或碱性条件下,厚度在 375~464 nm 的纳米膜耐腐蚀随浸泡时间的延长,耐腐蚀性先增 加而后趋于稳定. 浸泡 48h后的纳米膜与浸泡初期 的纳米膜的耐腐蚀性相比,腐蚀电流降低 2个数量 级,耐腐蚀电阻增加 2个数量级,在浸泡 1008h内 没有发现腐蚀的产物, Fe是以原子态扩散到膜中.

## 参考文献 (References):

- [1] Gurappa I Development of app rop riate thickness ceramic coatings on 316L stainless steel for biomedical application [J]. Surface and Coatings Technology, 2002, 161: 70 ~ 78.
- [2] Torricelli P, Fini M, Borsari V, et al Biomaterials in orthopedic surgery: Effects of a nickel-reduced stainless steel on in vitro proliferation and activation of human osteoblasts [J]. Inter Artif Org , 2003, 26 (10): 952 ~957.
- [3] Blackwood D J. Biomaterials past successes and future problems [J]. Corr Rev., 2003, 21 (2~3): 97~ 124.
- [4] MiguelM, SamuelO, Predestinacion G, et al Mechanical and in vitro testing of aerosol-gel deposited titania coatings for biocompatible application [J]. Biomaterials, 2002, 23: 349 ~ 356
- [5] GaertnerW F, Hoppe E E, OmariM A, et al Zirconiaalum ina nanolam inate for perforated pitting corrosion protection of stainless steel [J]. J. Vac. SCI Techno, 2004, 22 (2): 272 ~ 280.
- [6] Park H, Kim K Y, ChoiW. Photochemical approach for metal corrosion prevention using a semiconductor photoa-

node [J]. J. Phys Chem., 2002, 106: 4 775 ~ 4 781.

- [7] Subasri R, Shinohara T. Investigations on the SnO<sub>2</sub>-TiO<sub>2</sub> composite photoelectrodes for corrosion protection
   [J]. Electrochem. Commun, 2003, 5:897~902
- [8] Liu Z Y, Pan K, Wang M J, et al Influence of the mixed ratio on the photocurrent of the TiO<sub>2</sub> /SnO<sub>2</sub> composite photoelectrodes sensitized by mercurochrome [J].
  J. Photochem. Photobio, A: Chem. , 2003, 157: 39 ~ 46.
- [9] Shen G X (沈广霞), ChenY C (陈艺聪), Lin C J (林昌健). Formation and characterization of water-repellent nano TD<sub>2</sub> coating and studying its anticorrosion property
  [J]. Electrochem istry (in Chinese), 2004, 10(1): 65 ~ 67.
- [10] Masalaki J, Gluszek J, Zabrzeski J, et al Improvement in corrosion resistance of the 316L stainless steel by means of A l<sub>2</sub>O<sub>3</sub> coatings by the sol-gelmethod [J]. Thin Solid Film, 1999, 349: 186~190.
- Pouilleau J, Devilliers D, Groult H, et al Surface study of a titanium-based ceramic electrode material by X-ray photoelectron spectroscopy[J]. J. Mater Sci, 1997, 32: 5 645 ~ 5 651.
- [12] Yu J G, Zhao X J, Zhao Q N, et al XPS study on TD<sub>2</sub> photocatalytic thin film prepared by the sol-gel method
   [J]. Chin J. Mater Res , 2000, 12 (2) : 203 ~ 209.
- [13] Wagner C, Muilenberg G Hand Book of X-ray Photoelectron Spectroscopy [M]. Minnesota: Perkin-Elmer Corporation, 1979. 38, 68

# Corrosion Resistance for $TD_2$ Thin Films Coated 316L Stainless Steel in the NaCl Solution

SHEN Guang-xia, CHEN Yi-cong, LN Chang-jian

(Department of Chemistry, State Key Laboratory for Physical Chemistry of Solid Surfaces, Xiam en University, Xiam en 361005, China)

Abstract: The nano-T $iO_2$  thin films have been deposited on the 316L stainless steel by sol-gel and the dipcoating methods Hydrothermal post-treatment leads to crack-free coatings Meanwhile, the surface structure and properties are optimized Surface morphology, structure and properties are characterized by XRD, and SEM technologies The results have shown that the surface of coatings is porous, uniform and orderly, the particle diameters are in the range of 15 ~ 18 nm and the pores are about 4 ~ 8 nm and TO<sub>2</sub> is anatase. The results of electrochemical measurements show that in the NaCl solution with pH 2 and concentration below 1mol/L, the nano-TO<sub>2</sub> coatings with thinkness 375 ~ 464 nm have most excellent anticorrosion properties. Compareing with bare 316L stainless steel, the corrosion current for coating electrodes in 0.5 mol/L NaCl solution has cut down 2 magnitude and the corrosion resistance  $R_p$  has also decreased nearly 2 magnitude.

Key words: Nano-T $D_2$  thin films, 316L stainless steel, Corrosion protection

