View metadata, citation and similar papers at core.ac.uk

brought to you by T CORE

2349

物理化学学报(Wuli Huaxue Xuebao)

Acta Phys. -Chim. Sin., 2010, 26(9) 2349-2353

September

[Article]

www.whxb.pku.edu.cn

水热法制备 TiO₂ 纳米线薄膜的光生阴极保护性能

朱燕峰 杜荣归* 李静 漆海清 林昌健

(厦门大学化学化工学院化学系,固体表面物理化学国家重点实验室,福建厦门 361005)

摘要: 应用水热法在钛箔表面制备 TiO₂ 纳米线薄膜,采用场发射扫描电子显微镜、X 射线衍射和紫外-可见分 光光度法对薄膜进行表征,用电极电位和电化学阻抗谱考察 TiO₂ 光生阴极保护性能.结果表明:薄膜由纵横交 错的锐钛矿型 TiO₂ 纳米线组成,纳米线的直径约 10 nm.在 150 ℃下反应 6 h 生成的 TiO₂ 纳米线薄膜在 0.3 mol·L⁻¹ Na₂SO₄ 溶液和 0.3 mol·L⁻¹ Na₂SO₄+0.5 mol·L⁻¹ HCOOH 混合溶液中对与 TiO₂ 薄膜耦连的 403 不锈钢均 有良好的阴极保护效应. TiO₂ 膜所在溶液中含有 HCOOH 时,可使耦连的 403 不锈钢在 0.5 mol·L⁻¹ NaCl 溶液中 电极电位负移约 545 mV,界面反应电阻显著变小,表明电解质溶液加入 HCOOH 可以增强 TiO₂ 纳米线薄膜对 403 不锈钢的光生阴极保护效应.

关键词: 水热法; TiO₂ 纳米线薄膜; 光生阴极保护; 403 不锈钢 中图分类号: O646

Photogenerated Cathodic Protection Properties of a TiO₂ Nanowire Film Prepared by a Hydrothermal Method

ZHU Yan-Feng DU Rong-Gui^{*} LI Jing QI Hai-Qing LIN Chang-Jian (State Key Laboratory for Physical Chemistry of Solid Surfaces, Department of Chemistry, College of Chemistry and Chemical Engineering, Xiamen University, Xiamen 361005, Fujian Province, P. R. China)

Abstract : A TiO₂ film was synthesized on the surface of a Ti substrate by a hydrothermal method, followed by acid treatment and calcination. The properties of the TiO₂ film were characterized by scanning electron microscopy, X-ray diffraction, and ultraviolet-visible spectrophotometry. The photogenerated cathodic protection properties of the TiO₂ film were investigated by electrochemical techniques. The corrosion performance of 403 stainless steel coupled to a TiO₂ film photoanode in different solutions was evaluated by photogenerated potential and electrochemical impedance spectroscopy. The results showed that the TiO₂ film was composed of many randomly-oriented anatase nanowires of about 10 nm in diameter. The TiO₂ nanowire film prepared by the hydrothermal reaction at 150 °C for 6 h was used for the photogenerated cathodic protection of 403 stainless steel. When we coupled the steel in a 0.5 mol ·L⁻¹ NaCl solution to the TiO₂ film photoanode in a mixed solution containing 0.3 mol·L⁻¹ Na₂SO₄ and 0.5 mol·L⁻¹ HCOOH, its potential decreased by 545 mV. Additionally, the charge transfer resistance of the electrode reaction process for the coupled steel decreased considerably. The results also indicated that the HCOOH in the mixed solution improved the photogenerated cathodic protection of the TiO₂ film photoanode.

Key Words : Hydrothermal method; TiO₂ nanowire film; Photogenerated cathodic protection; 403 stainless steel

*Corresponding author. Email: rgdu@xmu.edu.cn; Tel: +86-592-2189192.

© Editorial office of Acta Physico-Chimica Sinica

Received: April 16, 2010; Revised: May 28, 2010; Published on Web: July 13, 2010.

The project was supported by the National High Technology Research and Development Program of China (2009AA03Z327) and National Key Technology R&D Program of China (2007BAB27B04).

国家高技术研究发展专项(2009AA03Z327),国家科技支撑计划项目(2007BAB27B04)资助

纳米二氧化钛半导体以其优越的光电性能引起 了人们的广泛关注,并成功应用于光催化降解有机 物[1-2]、光解水[3-4]、太阳能电池[5-6]、气敏传感器[7-8]和生 物医用材料[9-10]等领域,例如,Wen 等[11]采用溶胶凝 胶的方法制备了 I-F 共掺杂的 TiO, 涂层, 应用于亚 甲基蓝(MB)的降解,结果表明共掺杂的 TiO, 膜比 纯 TiO, 有更高的光催化活性. Uchida 等四利用水热 法合成了 TiO₂ 纳米管, 并表明制备的纳米管与未 处理前的粉末相比拥有更大的比表面积,可以吸附 更多的染料,提高光转换率,李海龙等四研究了贵金 属 Ag 对 TiO₂ 涂层性能的影响, 发现 Ag 修饰的 TiO_2 纳米管(Ag/TNTs)在可见光区域有较好的吸收, 光催化降解甲基橙表明 Ag/TNTs 的光催化活性显 著高于纯的 TNTs. 近年来, 人们发现 TiO₂ 涂层在金 属腐蚀保护方面也有光明的应用前景[14-16]. 光照 时, TiO₂ 价带电子就会被激发到导带, 在价带上产 生相应的空穴,当 TiO,薄膜与某种金属相连时,导 带的电子进入金属,使金属的腐蚀电位降低,从而抑 制或减少该金属的溶解. 将纳米 TiO2 半导体材料的 光电特性应用于金属的保护,相当于起到了一种阴 极保护效应,也就是光生阴极保护作用,与牺牲阳 极保护法不同的是^[17], TiO₂ 膜在产生阴极保护过程 中本身并不发生溶解,有益于实现资源的可持续利 用. Ohko 等^[18]采用喷雾热解法在 304 不锈钢表面制 备 TiO, 半导体薄膜, 发现紫外光照射时, 304 不锈 钢耐蚀性能提高; Zhou 等^[19]采用溶胶-凝胶法在 304 不锈钢表面构筑了 TiO₂-WO₃ 的纳米复合涂层, 提 高了不锈钢在NaCl溶液中的耐蚀性; Li等²⁰应用阳 极氧化法在钛箔表面制备 N 掺杂的 TiO₂ 纳米阵列 在太阳光照射下对 316L 不锈钢具有一定的阴极保 护作用.

虽然 TiO₂ 薄膜光生阴极保护性能的发现和研究已有多年, 但相关的报道仍较少. 存在的主要问题 是如何提高 TiO₂ 薄膜光生阴极保护性能(重要指标 是被保护金属电极电位降低的数值). 为此, 人们一 般采用改进制备方法^[18-20], 或对 TiO₂ 薄膜进行改 性^[19-20], 以增强其阴极保护效果. 目前, 制备 TiO₂ 膜 层往往成本较高、或可能造成环境污染, 有时膜层易 出现缺陷. 本工作应用环境友好的水热法于钛箔表 面制备网状 TiO₂ 纳米线薄膜, 并对薄膜形貌、结构、 光电性能进行表征. 通过电化学测试, 重点考察 TiO₂ 薄膜光生阳极对耦连的 403 不锈钢电极的光 生阴极保护效应及其薄膜所处的电解质溶液的影响 作用.

1 实验部分

1.1 TiO₂纳米线薄膜制备

制备 TiO₂ 纳米线薄膜的基体材料为厚度 0.1 mm, 纯度>99.9%的钛箔, 由厦门达真磁记录有限公司提供; 用于测试 TiO₂ 膜层光生阴极保护效应的金属材料是厚度为 2 mm 的 403 不锈钢(即 1Cr13)板, 天津元浩腾飞公司供应; 所用试剂均为分析纯; 实验用水为二次去离子水.

TiO₂纳米膜制备方法. 钛箔于室温下经10%(w) HNO₃+1%(w)HF溶液刻蚀处理1 min后, 冲洗, 再依 次用丙酮、无水乙醇、去离子水超声波清洗. 处理后 的钛箔放入容积为40 mL的聚四氟乙烯反应釜中, 加入20 mL 10 mol·L⁻¹ NaOH溶液, 于150 ℃下反应 一定时间, 再自然冷却至室温. 取出钛箔试样, 去离 子水清洗, 然后在0.1 mol·L⁻¹ HNO₃溶液中浸泡8 h. 取出后用去离子水清洗, 最后于450 ℃下煅烧2 h.

403 不锈钢电极的制备方法. 先把钢板加工成 2 cm×1 cm 的长方形试样, 其表面依次用 400#-1500# 的水磨砂纸逐级打磨, 再用 1.0 μm 的抛光粉抛光至 镜面, 依次在丙酮、无水乙醇、去离子水中超声波清 洗 30 min, 最后存放在干燥器中备用.

1.2 TiO₂纳米线薄膜的表征

采用日本日立公司 Hitachi S-4800 场发射扫描 电子显微镜(SEM)观察 TiO₂ 纳米线薄膜的形貌和 测试其膜厚; 利用荷兰 Philips 公司的 panalytical X'pert 转靶 X 射线粉末衍射仪(XRD)测试膜层 TiO₂ 的晶型; 应用美国 Varian 公司生产的 Cary5000 型 紫外-可见-近红外分光光度计(UV-Vis-NIR spectrophotometer)测试膜层的光吸收性能.

1.3 TiO₂纳米线薄膜光生阴极保护性能的测试

TiO₂ 薄膜光生阴极保护性能的测试采用光生 电解池和腐蚀测试电解池组成的双电解池联用系 统. 表面有 TiO₂ 薄膜的 Ti 箔试样为光生阳极, 处于 光生电解池中, 其中的电解质为 0.3 mol·L⁻¹ Na₂SO₄ 或 0.3 mol·L⁻¹ Na₂SO₄+0.5 mol·L⁻¹ HCOOH 溶液. 腐 蚀测试电解池为三电极体系, 工作电极为 403 不锈 钢, 辅助电极为 Pt 电极, 参比电极为饱和甘汞电极 (SCE), 以 0.5 mol·L⁻¹ NaCl 为电解质溶液. TiO₂ 膜 光生阳极与 403 不锈钢电极通过导线连接, 光生电 解池与腐蚀测试电解池通过盐桥连接. 测试 TiO₂ 纳 米薄膜对 403 不锈钢的阴极保护效应时, 分为暗态





与光照两种条件. 光照时以 150 W 高压 Xe 灯作为 白光光源, 直接照射于光生电解池中 TiO₂ 纳米薄膜 表面. 采用 Autolab PGSTAT30 电化学工作站测试 不锈钢的腐蚀电化学参数. 电化学阻抗(EIS)测试在 腐蚀电位或光生电位下进行, 激励信号为正弦, 扰动 电压 10 mV, 频率范围为 10⁵–10⁻² Hz. 测试均在室温 下进行.

2 结果与讨论

2.1 TiO₂薄膜的表征

图 1 为 150 ℃ NaOH 溶液中不同反应时间在 Ti 箔表面上制备的 TiO₂ 薄膜的 SEM 图, 可以看出, 当反应时间为 2 h 时, 膜表面呈现出由纳米线组成 的鸟巢状的结构, 线条没有一定的取向性, 处于纵横 交错(图 1(a)). 仔细观察, 可以发现这些纳米线的表 面并不是光滑的, 而是由一些颗粒组成, 纳米线形状 类似糖葫芦^[21]. 反应时间为 4 h 时, Ti 表面膜鸟巢状 结构中的孔洞减小, 表面的纳米线增多, 其表面也较



图 2 150 ℃水热反应不同时间制备的 TiO₂ 纳米线 薄膜的 XRD 谱



光滑(图 1(b)), 表面膜也完全形成. 反应达到 6 h 后, 钛箔表面形成了完整的纳米线薄膜(图 1(c)), 其中 纳米线直径约为 10 nm, 相应的侧面图显示膜层厚 度约 3.13 μm(图 1(d)). 因此, 水热法制备 TiO₂ 纳米 线薄膜的反应时间应选择 6 h, 以获得稳定的结果.

图 2 为 TiO₂ 纳米线薄膜的 XRD 谱图. 可以看 出, 图中存在着锐钛矿型 TiO₂ 和纯钛的两种特征谱 峰, 表明纳米线主要成分是锐钛矿型 TiO₂. 水热反 应时间为 4 h 对应的 TiO₂ 膜的特征峰位置与 2 h 比 较并没有发生变化, 只是强度增大, 这是因为随着反 应时间的延长, 表面的纳米线逐渐增多, 这与 SEM 图显示的结果一致; 当反应时间增至 6 h 时, TiO₂ 膜 的特征峰同样不变, 而且与 4 h 的谱峰比较, 其强度 也几乎不变. 这表明当反应时间达到 4 h 后, 纳米线 薄膜已在 Ti 箔表面完全形成, 正如上述 SEM 图所 显示的反应时间为 4 和 6 h 时, TiO₂ 膜的形貌基本 相同.

2.00 1.75 1.50 0.75 240 360 480 600 720 840



Fig.3 UV-Vis absorption spectra of the TiO₂ nanowire films prepared at 150 °C for different hydrothermal reaction time (a) 2 h; (b) 4 h; (c) 6 h

图 3 显示了不同反应时间制备的纳米线薄膜的

紫外-可见吸收光谱.可以看出, TiO₂ 膜的主要吸收 波长为小于 400 nm 的紫外光, 对应于锐钛矿型 TiO₂ 的本征吸收.水热反应 4 h 时生成的 TiO₂ 纳米 膜的吸收边与 2 h 时比较有了显著的红移, 但仍然 主要吸收紫外光.反应时间为 6 h 制备的纳米膜的 吸收边与 4 h 的情况几乎相同.这是因为随着反应 时间的延长, 钛箔表面的 TiO₂ 纳米线逐渐增多(如 图 1 所示), 有效表面积增大, 因此对入射光的吸收 就增强; 此外, 对于网状结构的纳米线薄膜, 光还可 以在其内部产生散射, 提高薄膜对光的吸收率^[21-22], 由于薄膜对光的吸收增强, 其相应的光谱就表现为 吸收边红移.

2.2 TiO₂纳米线薄膜光生阴极保护性能

2.2.1 光生电位及其变化

为考察 TiO₂ 纳米线薄膜对金属的光生阴极保 护效应, 把表面有 TiO₂ 纳米线薄膜 Ti 箔与 403 不 锈钢耦连后, 测量 403 不锈钢的电极电位 *E*, 也即测 试薄膜光生阳极在暗态和光照条件下对应耦连的不 锈钢的光生电位 E_{ph} 及其变化. 图 4 为 403 不锈钢 在 0.5 mol·L⁻¹ NaCl 溶液中与水热反应时间为 6 h 制得的处于不同介质中的 TiO₂ 纳米线薄膜电极耦 连后电极电位随时间的变化曲线. 图中曲线(a)显示, 光生电解池中介质为 0.3 mol·L⁻¹ Na₂SO₄ 溶液时, 用 白光照射 TiO₂ 薄膜时, 不锈钢电极电位由原来的开 路电位(腐蚀电位)15 mV 迅速降低至约–370 mV, 随 后保持基本稳定, 这就表明 TiO₂ 薄膜使 403 不锈钢 的电极电位显著降低, 起到了光生阴极保护作用. 产





Fig.4 Time evolution of the potentials of 403 stainless steel in 0.5 mol·L⁻¹ NaCl coupled to TiO₂ film electrode in different solutions (a) $0.3 \text{ mol·L}^{-1} \text{ Na}_2\text{SO}_4$; (b) $0.3 \text{ mol·L}^{-1} \text{ Na}_2\text{SO}_4$ + $0.5 \text{ mol·L}^{-1} \text{ HCOOH}$

生这种现象的原因是由于光照射于 TiO, 薄膜时, TiO₂半导体价带的电子被激发到导带,导带中的电 子通过导线传到 403 不锈钢的表面,产生光生电子, 使不锈钢的电极电位降低[23]. 当不锈钢表面电子数 目基本不变时,光生电位就达到基本稳定,不再随时 间变化. 如果 TiO₂ 薄膜所处介质为 $0.3 \text{ mol} \cdot L^{-1}$ Na₉SO₄+0.5 mol·L⁻¹ HCOOH 的混合溶液, 光照后, 403 不锈钢电极电位也迅速降低,并且降低的数值 更大, 然后稳定在约-530 mV. 可见, 与 0.3 mol·L⁻¹ Na₉SO₄电解质溶液比较,光生电解池的介质为混合 溶液时,可使相应的 403 不锈钢产生的光生电位更 负,表明此种情形 TiO₂ 纳米线薄膜对不锈钢的光生 阴极保护效果更好. 产生这种效果的原因可解释为 电解质溶液中的甲酸不但作为空穴捕获剂降低了 TiO₂纳米薄膜中电子和空穴的复合几率,而且甲酸 还具有电流加倍效应以及在电极表面有较强的 吸附^[24]. 这样, TiO₂ 纳米薄膜就可以向耦连的不锈 钢提供更多的电子,产生更负的光生电位,达到更佳 的阴极保护作用.

2.2.2 电化学阻抗谱

图 5 为 403 不锈钢在 0.5 mol·L⁻¹ NaCl 溶液中 与受光照的 TiO₂ 纳米薄膜耦连前后的电化学阻抗 谱. 从 Nyquist 谱图可看出, 其阻抗谱曲线只有一个 半圆弧, 根据此特征可采用图 6 的等效电路进行拟 合. 其中, *R*_s 代表溶液电阻; *R*_a 代表不锈钢/溶液界 面电荷转移电阻, 其值大小反应了上述界面反应的 趋势; *Q*_a 为空间电荷层电容. 从图中可以看出, 两种



图 5 403 不锈钢在 0.5 mol·L⁻¹ NaCl 溶液中与 TiO₂ 膜电 极耦连前后的 Nyquist 图

Fig.5 Nyquist plots of 403 stainless steel in 0.5 mol·L⁻¹ NaCl solution under different conditions

(a) no coupling; (b) coupled to the TiO₂ film in 0.3 mol·L⁻¹Na₂SO₄ solution under illumination; (c) coupled to the TiO₂ film in 0.3 mol·L⁻¹ Na₂SO₄+0.5 mol·L⁻¹ HCOOH under illumination



图 6 403 不锈钢在 0.5 mol·L⁻¹ NaCl 溶液中的电极过程 等效电路图

Fig.6Equivalent circuit of 403 stainless steel in
0.5 mol·L-1 NaCl solution

 R_s : electrolyte solution resistance, R_d : charge transfer resistance, Q_d : double-layer capacitance

情况下 Nyquist 图谱的形状基本上无变化, 但阻抗 值的大小差别显著. 根据等效电路对阻抗谱进行拟 合, 获得了 403 不锈钢电极耦连前的界面电荷转移 电阻 $R_{\rm ct}$ 为 37.7 k Ω ·cm², 而与 TiO₂ 膜光生阳极耦连 后光生电解池电解质分别为 0.3 mol·L⁻¹ Na₂SO₄ 溶

液和 0.3 mol·L⁻¹ Na₂SO₄+0.5 mol·L⁻¹ HCOOH 混合 溶液时的 $R_{\rm cr}$ 分别为 9.35 k $\Omega \cdot \rm cm^2$ 和 3.53 k $\Omega \cdot \rm cm^2$. 可以看出,403 不锈钢与 TiO, 膜光生阳极相连后, $R_{\rm ct}$ 值减小了约1个数量级.这是因为光照时, TiO₂ 光生阳极产生的电子注入到 403 不锈钢的表面, 使 体系的总电流增大,使不锈钢/溶液界面电荷转移速 度增大,表现为电荷转移电阻降低,阻抗值变小, Nyquist 图中圆弧半径也就变小, 而此时不锈钢表面 处于阴极保护状态,其阳极溶解过程受到抑制.当光 生电解池中电解质溶液中增加了 HCOOH 后, 如上 所述,使电子在单位时间内从 TiO, 膜转移到不锈钢 表面的数量增加,相当于光生电解池和腐蚀测试电 解池之间的短路电流增加,即电极反应速度更快,因 此界面电荷转移电阻更小, 表现在 Nyquist 谱图的圆 弧半径也就更小.因此,介质为0.3 mol·L⁻¹ Na₂SO₄+ 0.5 mol·L⁻¹ HCOOH 混合溶液时, TiO₂ 纳米薄膜对 金属具有更好的阴极保护效应.

3 结 论

应用水热法在钛箔表面构筑了网状锐钛矿型的 TiO₂ 纳米线薄膜. 当水热反应时间达到 6 h 后, TiO₂ 膜完整覆盖了钛箔表面, 其纳米线直径约 10 nm, 膜 厚约 3.13 μm. 紫外-可见吸收光谱测试结果表明, 403 不锈钢在 0.5 mol·L⁻¹ NaCl 溶液与作为光生阳 极的 Ti-TiO₂ 纳米线薄膜耦连后, 在白光照射薄膜 条件下, 403 不锈钢电极电位显著负移, 界面电荷转 移电阻降低约 1 个数量级, 具有良好的阴极保护效 应. 特别是当 Ti-TiO₂ 纳米线薄膜所在的 Na₂SO₄ 溶 液中加入 HCOOH 后, 可以使耦连的不锈钢的电极 电位负移约 545 mV, 比电解质为单一 Na₂SO₄ 溶液 时负移值多了 160 mV, 表明介质中的甲酸对 TiO₂ 纳米线薄膜的阴极保护效应具有显著的增强作用.

References

- Srimala, S.; Roshanorlyza, H.; Zainovia, L. *Thin Solid Films*, 2009, 518(1–2): 16
- 2 Zhuang, H. F.; Lin, C. J.; Lai, Y. K.; Sun, L.; Li, J. Environ. Sci. Technol., 2007, 41(13): 4735
- 3 Chatterjee, D. Catal. Commun., 2010, 11(5): 336
- 4 Shaban, Y. A.; Khan, S. U. M. Int. J. Hydrogen. Energ., 2008, 33 (4): 1118
- 5 Lee, C. Y.; Hupp, J. T. Langmuir, 2010, 26(5): 3760
- Wang, H. F.; Su, W. N.; Hwang, B. J. *Electrochem. Commun.*, 2009, 11(8): 1647
- 7 Park, J. A.; Moon, J.; Lee, S. J. Kim, S. H.; Zyung, T.; Chu, H. Y. Mater. Lett., 2010, 64(3): 255
- 8 Seo, M. H.; Yussa, M.; Kida, T.; Huh, J. S. Shimanoe, K.; Yamazoe, N. Sensor. Actuat. B-Chem., 2009, 137(2): 513
- 9 Brammer, K. S.; Oh, S.; Cobb, C. J.; Bjursten, L. M.; van der Heyde, H.; Jin, S. Acta Biomater., 2009, 5(8): 3215
- Peng, L.; Eltgroth, M. L.; LaTempa, T. J. Grimes, C. A.; Desai, T. A. *Biomaterials*, **2009**, **30**(7): 1268
- Wen, C.; Zhu, Y. J.; Kanbara, T.; Zhu, H. Z.; Xiao, C. F. Desalination, 2009, 249(2): 621
- 12 Uchida, S.; Chiba, R.; Tomiba, M. Electrochemistry, 2002, 70(6): 418
- Li, H. L.; Luo, W. L.; Chen, T. Acta Phys. -Chim. Sin., 2008, 24 (8): 1383 [李海龙, 罗武林, 陈 涛. 物理化学学报, 2008, 24 (8): 1383]
- Tatsuma, T.; Saitoh, S. Ohko, Y.; Fujishima, A. *Chem. Mater.*, 2001, 13(9): 2838
- Shen, G. X.; Chen, Y. C.; Lin, C. J. *Thin Solid Films*, 2005, 489 (1–2): 130
- 16 Shen, G. X.; Chen, Y. C.; Lin, L.; Lin, C. J. *Electrochim. Acta*, 2005, 50(25–26): 5083
- 17 Park, H.; Kim, K. Y.; Choi, W. Chem. Commun., 2001, (3): 281
- 18 Ohko, Y.; Saitoh, S.; Tatsuma, T.; Fujishima, A. J. Electrochen. Soc., 2001, 148(1): B24
- Zhou, M. J.; Zeng, Z. O.; Zhong, L. Corrosion Sci., 2009, 51(6): 1386
- 20 Li, J.; Yun, H.; Lin, C. J. J. Electrochem. Soc., 2007, 154(11): C631
- Dong, X.; Tao, J.; Li, Y. Y.; Wang, T.; Zhu, H. Acta Phys. -Chim. Sin., 2009, 25(9): 1874 [董祥,陶杰,李莹滢,汪涛,朱 宏. 物理化学学报, 2009, 25(9): 1874]
- 22 Fujita, K.; Konishi, J.; Nakanishi, K. Sci. Technol. Adv. Mater., 2006, 7(6): 511
- Park, H.; Kim, K. Y.; Choi, W. J. Phys. Chem. B, 2002, 106(18): 4775
- Leng, W. H.; Liu, D. P.; Cheng, X. F.; Zhu, W. C.; Zhang, J. Q.;
 Cao, C. N. Acta Metall. Sin., 2007, 43(7): 764 [冷文华, 刘东坡,
 程小芳, 朱文彩, 张鉴清, 曹楚南. 金属学报, 2007, 43(7): 764]