第 46 卷 第 11 期 2017 年 11 月

# SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub>核-壳纳米线的制备及其光催化性能

## 赵 盼,马大衍

(西安交通大学 金属材料强度国家重点实验室, 陕西 西安 710049)

摘 要:通过固-液-气 (VLS) 生长机制,利用化学气相沉积法 (CVD) 制备  $SnO_2$  纳米线。利用原子层沉积(ALD)以钛酸四异丙酯为前驱体在  $SnO_2$  纳米线表面沉积不同厚度的  $TiO_2$  壳层,形成  $SnO_2$ @ $TiO_2$  核-壳纳米线结构。通过中间  $Al_2O_3$  插层,分别制备出金红石和锐钛矿 2 种不同晶型的  $TiO_2$ ,从而制备出 2 种不同复合结构的  $SnO_2$ @ $TiO_2$  核-壳纳米线。实验研究该复合结构中  $TiO_2$  的厚度与晶型对紫外光下光催化降解甲基橙溶液活性的影响。

关键词: SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub>; 核-壳纳米线; 光催化降解

中图法分类号: TN386.1; TN304; O484

文献标识码: A

文章编号: 1002-185X(2017)11-3538-06

Vol.46.

November

No.11

2017

自从 1972 年 Fujishima 和 Honda<sup>[1]</sup>首次报道了利用 TiO<sub>2</sub> 作为光催化剂分解水制备 H<sub>2</sub>,发现了半导体的"本多-藤岛效应",从此半导体在光催化领域的研究越来越热<sup>[2]</sup>。TiO<sub>2</sub> 作为一种典型的金属氧化物半导体材料,具有光催化性质优异、化学性质稳定、安全无毒、成本低等诸多优点。但由于 TiO<sub>2</sub> 的禁带宽度较大,导致其光响应区域位于较窄的紫外光区,且光生载流子与空穴容易复合,从而抑制了二氧化钛的光催化活性<sup>[3,4]</sup>。研究表明,提高 TiO<sub>2</sub> 光催化活性的关键是减少光生电子与空穴的复合几率<sup>[5]</sup>,常用的改性方法包括 TiO<sub>2</sub> 表面贵金属沉积<sup>[6]</sup>和金属离子掺杂<sup>[7]</sup>等。研究表明,能带符合二型匹配关系的半导体复合有利于抑制光生电子-空穴对的复合<sup>[8,9]</sup>。

本实验基于半导体能带的二型匹配关系,制备 TiO<sub>2</sub> 与 SnO<sub>2</sub> 的复合核-壳纳米线结构并研究其光催 化降解性能<sup>[10,11]</sup>,同时一维纳米线结构由于其比表面 积较大,有利于提高光催化性能。TiO<sub>2</sub> 作为催化剂常用的晶体结构主要有锐钛矿和金红石 2 个晶型,本实验主要探究 SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub> 的复合机理以及 TiO<sub>2</sub> 的不同晶型、不同包覆厚度对核-壳纳米线材料的光催化性能影响。

## 1 实验

利用化学气相沉积法制备  $SnO_2$  纳米线,将 3 g 锡 粉(99.9999%)放入坩埚舟,置于加热炉中心。抽至本底真空度为 0.1 Pa; 通入保护气体 Ar,气流量为 200 mL/min,升温至 800 °C时,通入反应气体  $O_2$ ,气流量为 5 mL/min,在 800 °C下保温 30 min; 之后停止通

入O<sub>2</sub>,在气体Ar保护下随炉冷却。

实验利用自组装 ALD 设备在  $SnO_2$ 纳米线表面沉积  $TiO_2$ 薄膜,形成  $TiO_2$ 包覆  $SnO_2$ 的核-壳纳米线结构。 $SnO_2$ 、金红石型  $TiO_2$ 和锐钛矿型  $TiO_2$ 都是正方结构,它们的晶格常数分别为:  $SnO_2$  a=b=0.4737 nm,c=0.3186 nm; 金红石型  $TiO_2$  a=b=0.4593 nm,c=0.2959 nm; 锐钛矿型  $TiO_2$  a=b=0.3784 nm,c=0.9519 nm。可以看出, $SnO_2$ 的晶格常数与金红石晶型的  $TiO_2$  较接近, $SnO_2$  纳米线本身是金红石结构,由于 ALD 的外延生长特性[12],直接在  $SnO_2$ 表面沉积生成的是金红石型  $TiO_2$ 。由于锐钛矿晶型的  $TiO_2$ 光催化效果显著优异于金红石晶型[13],因此本实验通过插入 2 个原子层的  $Al_2O_3$  打破 ALD 的外延生长特性,使其在该温度下沉积成锐钛矿晶型的  $TiO_2$ ,本实验在  $SnO_2$ 表面沉积了不同晶型和不同厚度的  $TiO_2$ ,其工艺参数如表 1 所示。

利用岛津 7000 型 X 射线衍射仪(XRD)分析了  $SnO_2$ 与  $TiO_2$ 的结构;利用 JSM-6700F 型扫描电子显

表 1 核-壳纳米线的工艺参数

Table 1 Deposition conditions of nanowires

Sample No.	Structure	Al <sub>2</sub> O <sub>3</sub> /cycle	TiO <sub>2</sub> /cycle
1	$SnO_2$	-	-
2	$SnO_2@TiO_2$	-	400
3	$SnO_2@TiO_2$	-	600
4	$SnO_2@TiO_2$	-	800
5	$SnO_2@Al_2O_3@TiO_2\\$	2	400
6	$SnO_2@Al_2O_3@TiO_2\\$	2	600
7	$SnO_2@Al_2O_3@TiO_2\\$	2	800

收稿日期: 2016-11-05

基金项目: 国家自然科学基金(51171145,51371136); 陕西省自然科学基金(2015JM5244)

作者简介: 赵 盼, 女, 1992 年生, 硕士生, 西安交通大学金属材料强度国家重点实验室, 陕西 西安 710049, E-mail: zpycs1992@163.com

微镜(SEM)观察了核-壳纳米线的表面形貌;利用 JEM-2100F型高分辨透射电子显微镜(HRTEM)观察 纳米线的微观结构。

配制甲基橙溶液( $10 \text{ mg L}^{-1}$ ),在紫外光照射下分别对纯  $\text{SnO}_2$ 、纯  $\text{TiO}_2$ 、不同厚度的  $\text{SnO}_2$ @ $\text{TiO}_2$  和不同厚度的  $\text{SnO}_2$ @ $\text{Al}_2\text{O}_3$ @ $\text{TiO}_2$  核壳纳米线进行光催化降解甲基橙有机溶液实验。取 40 mL 甲基橙溶液放入烧杯中,将样品裁成  $2 \text{ cm} \times 2 \text{ cm}$  方块放入溶液中,在室温下,置于暗箱中暗反应 1 h 后再进行光照实验。每间隔 30 min 取样,用紫外-可见分光光度计在  $\lambda$ =465 nm 处测量光照反应前后吸光度的变化,根据即伯比尔定律,吸光度与浓度成正比,利用式(1)计算甲基橙的降解率。

$$P = \frac{A_0 - A_r}{A_0} \times 100\% \tag{1}$$

式中,P为甲基橙的降解率, $A_0$ 为甲基橙的初始浓度, $A_t$ 为光照时间 t 时甲基橙的溶液浓度。

## 2 结果与分析

### 2.1 SnO<sub>2</sub>纳米线的表征

图 1 为  $SnO_2$  纳米线的 SEM 照片。可以看出  $SnO_2$  呈杂乱无序的线状分布,直径较均匀,表面光滑。 $SnO_2$  纳米线的直径在  $20\sim100$  nm 之间,表面光滑,沉积厚度约为  $60~\mu m$ 。

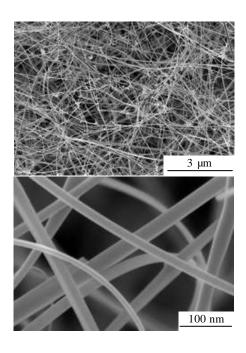


图 1 SnO<sub>2</sub>纳米线的 SEM 照片

Fig.1 SEM images of  $SnO_2$  nanowires under different magnifications

为了探究  $SnO_2$  纳米线的晶体结构,对其进行了 X-ray 衍射如图 2 所示。XRD 图谱在衍射角为 26°、 34°、 38°、 52°和 55°处的特征峰分别与  $SnO_2$  四方金红石晶型的(110)、(101)、(200)、(211)和(002)晶面相符,且峰形尖锐,结晶性良好。由此可知, $SnO_2$  纳米线为金红石晶型结构。

为了进一步研究  $SnO_2$  的晶体结构, $SnO_2$  的高分辨透射电镜照片如图 3 所示。可以看到  $SnO_2$  明显表现为纳米线结构形貌,直径约为 40 nm, $SnO_2$  晶面间距为 d=0.26 nm,与金红石  $SnO_2$  的(101)晶面间距 d=0.264 nm 相符,而且 HRTEM 下  $SnO_2$  晶面分布很规律, $SnO_2$  是一种(101)晶向择优生长的单晶纳米

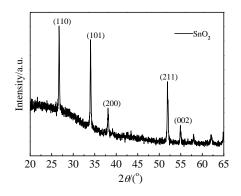


图 2 SnO<sub>2</sub> 纳米线的 XRD 图谱 Fig.2 XRD pattern of SnO<sub>2</sub> nanowires

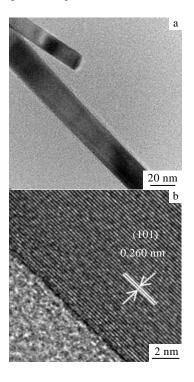


图 3 SnO<sub>2</sub>的 HRTEM 照片

Fig.3 TEM (a) and HRTEM (b) images of SnO<sub>2</sub> nanowires

线结构,说明在金催化剂的作用下,通过 VLS 生长机制[14]制备出了单一取向的 SnO<sub>2</sub>纳米线。

#### 2.2 SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub>核-壳纳米线的表征

利用 ALD 在  $SnO_2$  纳米线表面沉积不同厚度的  $TiO_2$  薄膜,并通过插层  $Al_2O_3$  改变  $TiO_2$  的晶体结构,从 而 制 备 出 2 种 不 同  $TiO_2$  晶 型 的 复 合 结 构 。  $SnO_2@TiO_2$  和  $SnO_2@Al_2O_3@TiO_2$  的 SEM 照片如图 4 所示。

从扫描图中看出复合不同厚度的  $TiO_2$  壳层后 2 种复合物依旧表现出纳米线结构,且随着  $TiO_2$  沉积厚度的增加,纳米线表面粗糙度增大,因为 ALD 的外延生长特性存在边界尺寸效应,随着  $TiO_2$  沉积厚度增加,原子层生长外延效果变差,纳米线表面粗糙度增加。

为了进一步探究  $Al_2O_3$  的引入对  $TiO_2$  晶格类型的 影响,分别对 2 种复合物进行了 XRD 分析,图 5 为

不同厚度的  $SnO_2$ @ $TiO_2$ 和  $SnO_2$ @ $Al_2O_3$ @ $TiO_2$ 的 XRD 图谱。分析图谱可知,图中由于  $SnO_2$ 较厚,导致  $TiO_2$  特征峰强度相对较弱,但随着  $TiO_2$ 沉积厚度的增加, $TiO_2$ 特征峰的衍射强度增加;图 5a 中,XRD 图谱在衍射角为 28°、36°和 40°处的特征峰分别与  $TiO_2$ 四方金红石晶型的(110)、(101)和(200)晶面相符,说明  $SnO_2$ @ $TiO_2$  中的  $TiO_2$  壳层为金红石结构,两者表现为外延生长关系;图 5b 中,XRD 图谱在衍射角为 25°、38°和 48°处的特征峰分别对应锐钛矿  $TiO_2$  的(101)、(004)和(200)晶面,说明实验通过非晶层  $Al_2O_3$ 的插入,改变了  $TiO_2$ 的晶体结构,使得在相同温度下  $SnO_2$ @ $Al_2O_3$ @ $TiO_2$ 中  $TiO_2$ 为锐钛矿晶型。

由于  $SnO_2$  的衍射峰强度较大,导致  $TiO_2$  特征峰峰强不明显,为了进一步确定 2 种  $TiO_2$  的晶体结构,实验对其进行了拉曼分析。图 6 分别为不同  $TiO_2$  沉积

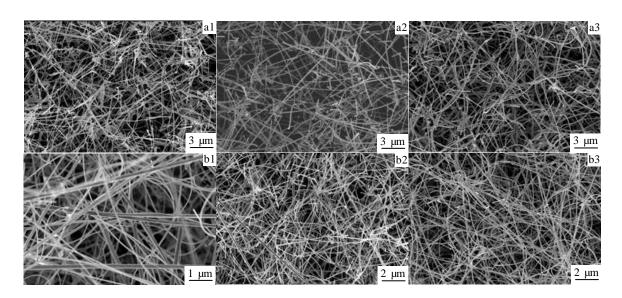


图 4 SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub>和 SnO<sub>2</sub>@Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>@TiO<sub>2</sub>核-壳纳米线的 SEM 照片

Fig.4 SEM images of SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub> (a1, a2, a3) and SnO<sub>2</sub>@Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>@TiO<sub>2</sub> (b1, b2, b3) nanowires with different TiO<sub>2</sub> cycles: (a1) sample 2, (a2) sample 3, (a3) sample 4, (b1) sample 5, (b2) sample 6, and (b3) sample 7

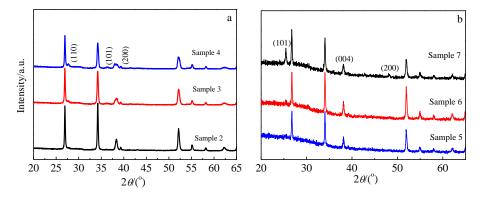
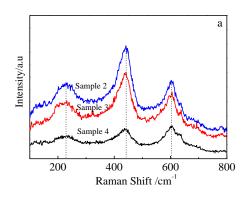


图 5 不同 TiO<sub>2</sub> 厚度核-壳纳米线的 XRD 图谱

Fig. 5 XRD patterns of nanowires with different cycles: (a) SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub> and (b) SnO<sub>2</sub>@Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>@TiO<sub>2</sub>



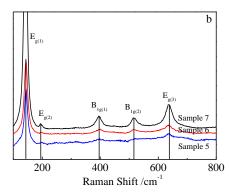


图 6 核-壳纳米线的 Raman 图谱

Fig. 6 Raman spectra of nanowires with different cycles: (a) SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub> and (b) SnO<sub>2</sub>@Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>@TiO<sub>2</sub>

厚度的  $SnO_2$ @ $TiO_2$ 、 $SnO_2$ @ $Al_2O_3$ @ $TiO_2$ 的拉曼激光图谱。由图 6a 可以看出  $SnO_2$ @ $TiO_2$ 结构在波数 233、445 和 605 cm<sup>-1</sup>处表现出较强的激发强度,与文献以及标准卡片上金红石晶型的  $TiO_2$  的拉曼特征峰相符;图 6b 中, $SnO_2$ @ $Al_2O_3$ @ $TiO_2$ 分别在 150、195、395、510 和 625 cm<sup>-1</sup>处表现出较强的激发强度,与锐钛矿型的  $TiO_2$  的拉曼峰相符,说明  $Al_2O_3$  的插入确实改变了  $TiO_2$  的晶型,使其由金红石转变为锐钛矿。

为了进一步研究界面状态及  $Al_2O_3$  原子层对沉积  $TiO_2$  微观结构的影响,分别对  $SnO_2$ @ $TiO_2$  (600 cycles)、 $SnO_2$ @ $Al_2O_3$ @ $TiO_2$  (600 cycles) 纳米线的界面做了高分辨透射电镜, $SnO_2$ @ $TiO_2$  的高分辨透射电镜如图 7 所示。从图 7a 可以看出  $TiO_2$  均匀的包覆在  $SnO_2$  的表面,具有明显的界面,形成核壳纳米线的形貌。从图 7b 测得界面处的  $TiO_2$  晶面间距为 0.264 nm,稍大于标准金红石  $TiO_2$  的(101)晶面间距 d=0.2487 nm,界面处  $SnO_2$  的(101)晶面间距变为 0.232 nm,略小于标准卡片  $SnO_2$  的 0.260 nm,由于 ALD 沉积的外延生长特性,在  $SnO_2$ 表面沉积  $TiO_2$  薄膜时,两者都表现为金红石晶型,呈现(101)晶面外延生长的特性。由于晶格常数的差异,界面处发生晶格畸变,导致  $SnO_2$  (101)面晶面间距减小, $TiO_2$  (101)面晶面间距增大。

图 8 为  $SnO_2@Al_2O_3@TiO_2$  纳米线界面处的高分辨图像。可见, $SnO_2$  与  $TiO_2$  晶格之间没有明显的外延关系, $TiO_2$  主要沉积为多晶态,测得  $TiO_2$  晶格主要由图 8a 中的晶面间距 d=0.344 nm 和图 8b 中的 d=0.245 nm 组成,与锐钛矿  $TiO_2$  的(101)和(103)晶面的晶格常数相符。由此可以说明,由于两层  $Al_2O_3$  非晶原子层的插入,打破了 ALD 沉积过程中  $SnO_2$  的模板作用,从而破坏了  $TiO_2$  外延生长规律。而在 250 C

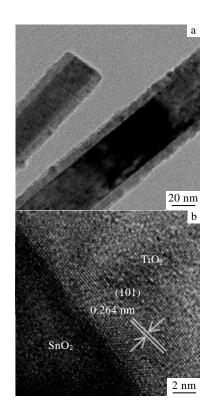


图7 SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub>界面处TEM和HRTEM (TiO<sub>2</sub> 600 cycles)图像 Fig.7 TEM and HRTEM images of interface of SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub> nanowires: (a) TEM and (b) HRTEM

下,锐钛矿  $TiO_2$  的稳定性大于金红石,沉积  $TiO_2$  晶型为锐钛矿,此时  $Al_2O_3$  非晶层作为  $TiO_2$  的沉积模板,锐钛矿表现为多晶态。

#### 2.3 2 种核-壳纳米线的光致发光特型

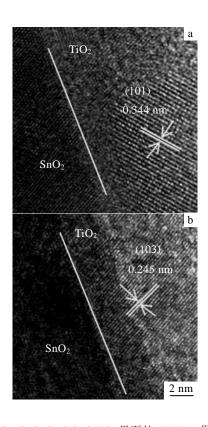
实验测试了  $SnO_2$ 和 2 种核-壳纳米线的光致发光 图谱,如图 9 所示,358 nm 波长附近的峰强表示了 

图 8 SnO<sub>2</sub>@Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>@TiO<sub>2</sub>界面处 HRTEM 图像
Fig.8 HRTEM images of interface of SnO<sub>2</sub>@Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>@TiO<sub>2</sub>
nanowires (TiO<sub>2</sub> 600 cycles): (a) d=0.344 nm and (b)
d=0.245 nm

 $SnO_2$  及 2 种核壳纳米线的本征发光,由紫外近带边发射产生<sup>[15]</sup>,通过计算测得纳米线带隙  $E_g$ =3.36 eV,与实际情况相近;由于  $SnO_2$  中的氧空位较多,试样在560 nm 附近有个较强的深能级发光,且复合物的深能级发光强度远高于纯的  $SnO_2$ ,因为复合结构在跃迁产生载流子的同时发生了电子向  $SnO_2$  移动,空穴向  $TiO_2$  移动的行为,使得复合的载流子数量较少,发光强度减弱;与纯的  $SnO_2$  纳米线相比,2 种复合物在 400、475 nm 附近的发光峰是由于  $SnO_2$ 与  $TiO_2$  核-壳纳米线界面处两者的的共振作用产生的;在 673 和 715 nm 波长处的发光峰来源于材料的表面态氧缺陷,而纯  $SnO_2$ 由于本身的深能级发光强度较大,导致表面氧缺陷发光峰不明显。

#### 2.4 2 种核-壳纳米线的光催化性能

本实验在紫外光照射下,降解甲基橙有机溶液。配制甲基橙溶液( $10 \text{ mg L}^{-1}$ ),分别对纯  $\text{SnO}_2$ 纳米线、纯  $\text{TiO}_2$ 、不同厚度的  $\text{SnO}_2$ @ $\text{TiO}_2$ 复合物和不同厚度的  $\text{SnO}_2$ @ $\text{Al}_2\text{O}_3$ @ $\text{TiO}_2$ 核-壳纳米线进行光催化降解实验。根据即伯比尔定律,吸光度与浓度成正比,计算出甲基橙溶液的浓度随时间的变化关系,结果如图 10

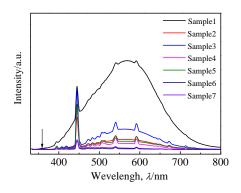


图 9 室温下的光致发光谱

Fig.9 Photoluminescence spectrum of different samples

所示。结果显示,在紫外光的照射下,纯 SnO<sub>2</sub>和 TiO<sub>2</sub>的光催化效果最差,4 h 后对甲基橙溶液的降解率不到 10%;对于 2 种核-壳结构,随着 TiO<sub>2</sub>厚度的增加,光催化性能提高,因为在紫外光的照射下会产生更多的 电子-空穴对,电子跃迁到 SnO<sub>2</sub>表面之后,TiO<sub>2</sub>表面的空穴数量增加,对甲基橙溶液的氧化降解能力增强;而同等 TiO<sub>2</sub> 沉积厚度的 SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub>和 SnO<sub>2</sub>@Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> @TiO<sub>2</sub>相比,后者的光催化性能高于前者。主要原因为锐钛矿的禁带宽度大于金红石,电子和空穴更不容易复合;锐钛矿 TiO<sub>2</sub>电子迁移率较高,相同光照条件下产生更多地载流子;且锐钛矿的价带顶位置低于金红石,电势更正,氧化能力更强;同时金红石是稳定致密的晶型,其内部及表面缺陷较少,而锐钛矿型 TiO<sub>2</sub>为多晶形态,缺陷较多,更容易吸附甲基橙染料分子,从而提高降解速率。

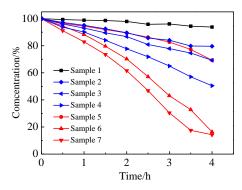


图 10 紫外光下对甲基橙的光催化降解曲线

Fig.10 Photocatalytic degradation curve of different samples

## 3 结 论

1) 利用 CVD 方法,以 Au 作为催化剂制备出沿 (101) 晶向择优生长的单晶  $SnO_2$  纳米线,生长原理

为 VLS 生长机制。

- 2)利用 ALD 生长方法在  $SnO_2$ 表面沉积  $TiO_2$ 薄膜,直接在  $SnO_2$  表面沉积  $TiO_2$  为金红石晶型的  $SnO_2$ @ $TiO_2$ 核-壳纳米线。通过插入  $Al_2O_3$  非晶原子层 打破 ALD 的外延生长特性,使其在该温度下沉积成锐钛矿晶型的  $SnO_2$ @ $Al_2O_3$ @ $TiO_2$ 核-壳纳米线。
- 3) $SnO_2$ @ $TiO_2$ 和 $SnO_2$ @ $Al_2O_3$ @ $TiO_2$ 2种复合结构的光催化性能均远高于纯 $SnO_2$ 与 $TiO_2$ ,归功于半导体能带的二型匹配有利于意志电子-空穴对的复合。随着 $TiO_2$ 厚度的增加,核壳纳米线的光催化性能逐渐提高。 $TiO_2$ 厚度相同时,2种不同晶体结构的复合物对比, $SnO_2$ @ $Al_2O_3$ @ $TiO_2$ 核-壳纳米线材料的光催化性能高于 $SnO_2$ @ $TiO_2$ 。

#### 参考文献 References

- [1] Fujishima A, Honda K. Nature[J], 1972, 238 (5358): 37
- [2] Yadav H M, Kim J, Pawar S H et al. Korean Journal of Chemical Engineering[J], 2016, 33(7): 1989
- [3] Tian G, Fu H, Jing L et al. Journal of Hazardous Materials[J], 2009, 161(2): 1122
- [4] Gordon T R, Cargnello M, Paik T et al. Journal of the American Chemical Society[J], 2012, 134(15): 6751
- [5] Zhang L, Lv F, Zhang W et al. Journal of Hazardous

- Materials[J], 2009, 171(1): 294
- [6] Tsukamoto D, Shiraishi Y, Sugano Y et al. Journal of the American Chemical Society[J], 2012, 134(14): 6309
- [7] Luan Yong(栾 勇), Fu Pingfeng(傅平丰), Dai Xuegang(戴学刚) et al. Progress in Chemistry (化学进展) [J], 2004, 16(5): 738
- [8] Cao Y, Zhang X, Yang W et al. Chemistry of Materials[J], 2000, 12(11): 3445
- [9] Tada H, Hattori A, Tokihisa Y et al. Journal of Physical Chemistry B[J], 2000, 104(19): 4585
- [10] Zhang H, Ying M, Gao R et al. RSC Advances[J], 2015, 5(72): 58 439
- [11] Qianhong S, Hui Y, Qiang X et al. Materials Letters[J], 2010, 64(3): 442
- [12] Lim B S, Rahtu A, Gordon R G et al. Nature Materials[J], 2003, 2(11): 749
- [13] Scanlon D O, Dunnill C W, Buckeridge J et al. Nature Materials[J], 2013, 12: 798
- [14] Trentler T J, Hickman K M, Goel S C et al. Science[J], 1995, 270(5243): 1791
- [15] Yan J F, Xu M Z, Zhang F J et al. Materials Letters[J], 2016, 165: 243

## Preparation and Photocatalytic Performance of SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub> Core-shell Nanowires

Zhao Pan, Ma Dayan

(State Key Laboratory for Mechanical Behavior of Materials, Xi'an Jiaotong University, Xi'an 710049, China)

**Abstract:** To improve the photocatalytic activities of TiO<sub>2</sub>, SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub> core-shell structure was synthesized. SnO<sub>2</sub> nanowires were prepared by chemical vapor deposition (CVD) based on the VLS growth mechanism, and then TiO<sub>2</sub> was deposited on the surface of SnO<sub>2</sub> nanowires by Atomic Layer Deposition (ALD) using tetraisopropyl titanate as the metal precursor. The results show that titanium dioxide possesses the rutile structure in SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub> core-shell structure and the anatase structure appears through the effect of the intercalation of Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>. To examine the photocatalytic activity for degradation of methyl orange solution under ultraviolet light, the thickness and crystal structure of TiO<sub>2</sub> in the core-shell structure were studied.

Key words: SnO<sub>2</sub>@TiO<sub>2</sub>; core-shell nanowires; photocatalytic degradation

Corresponding author: Ma Dayan, Ph. D., Senior Engineer, State Key Laboratory for Mechanical Behavior of Materials, Xi'an Jiaotong University, Xi'an 710049, P. R. China, Tel: 0086-29-82668614, E-mail: madayan@mail.xjtu.edu.cn