复合材料学报

Acta Materiae Compositae Sinica

CdS/TiO₂ 纳米棒阵列复合材料的制备及其光电化学特性

张亚南¹,付乌有^{*2},李伊荐²,杨海滨²

(1. 吉林大学 化学学院, 长春 130012; 2. 吉林大学 超硬材料国家重点实验室, 长春 130012)

摘 要: 以水热法在氟掺杂的氧化锡透明导电玻璃(FTO)上制备的 TiO₂ 纳米棒阵列为衬底,通过连续化学水 浴沉积(S-CBD)法将 CdS 量子点 (QDs)沉积在 TiO₂ 纳米棒上,形成 CdS/TiO₂ 阵列复合材料。分别利用高分辨 透射电子显微镜(HRTEM)、场发射扫描电子显微镜(FESEM)、X 射线衍射(XRD)和紫外可见光谱(UV-vis)等对 样品的形貌、晶型以及光吸收性能进行了表征。结果表明,TiO₂ 纳米棒阵列长度约为 2.9 μm,CdS QDs 的尺寸 大约在 5~9 nm。随着沉积层数的增加,CdS QDs 的厚度增加,同时伴随着光吸收边的红移。通过电流-电压特性 曲线对其光电流-电压特性进行了分析,发现光电流和光电转换效率均呈现出先增大后减小的规律。100 mW/cm² 的光照下,在 S-CBD 为 7 层时,光电流和开路电压最大值分别达到 2.49 mA·cm⁻²和 1.10 V,而电池的效率达 到最大值 1.91%。

关键词: 硫化镉; 二氧化钛; 量子点; 纳米阵列; 复合材料; 光电特性 中图分类号: TB332 **文献标志码**: A

Preparation and photoelectric characteristics of CdS/TiO₂ compound nanoarray

ZHANG Yanan¹, FU Wuyou^{*2}, LI Yixing², YANG Haibin²

(1. College of Chemistry, Jilin University, Changchun 130012, China;

2. State Key Laboratory of Superhard Materials, Jilin University, Changchun 130012, China)

Abstract: TiO₂ nanorod arrays film was prepared on FTO by a simple hydrothermal synthesizing method. The formation of CdS quantum dots (QDs) sensitized TiO₂ nanorods was carried out by sequential chemical bath deposition (S-CBD) technique. The morphologies, phase structure, and optical absorption properties of the asprepared materials were characterized by field emission scanning electron microscope (FESEM), X-ray diffraction (XRD) and UV-vis spectrometer. The results indicate that the length of TiO₂ nanorods array is up to 2.9 μ m and the diameters of CdS quantum dots range from 5 nm to 9 nm. With the increase of the sedimentary layers, the thickness of the CdS QDs increases, accompanied by the red shift of the absorption edge. By analyzing the photocurrent – voltage characteristics from I - V curve, it can be found that the photocurrent and photoelectric conversion efficiency both increase first and then decrease. A photocurrent of 2. 49 mA \cdot cm⁻², an open circuit photovoltage of 1.10 V, and a conversion efficiency of 1.91% are obtained under an illumination of 100 mW/cm², when the CdS QDs deposites on TiO₂ nanorod arrays film for about 7 cycles.

Keywords: CdS; TiO₂; quantum dots; nanoarray; compound materials; photoelectric characteristics

TiO₂ 是一种重要的无机功能材料,具有优异的 化学和光电化学性能,在太阳能存储和利用、光电转 化^[1-4]以及光催化降解大气和水中有机污染物方面具 有广泛应用。然而,TiO₂ 是宽带隙(~3.2 eV)半导 体,只能吸收紫外光区,这极大的限制了它对太阳 光的吸收。TiO₂ 纳米棒阵列^[5-6]具有更大的比表面 积和更强的吸附能力,有利于光生载流子的分离和 传输。近年来,人们研究了许多方法来拓展 TiO₂ 的光响应范围,常常与窄带隙半导体复合^[7-9]。硫 化镉(CdS)是一种窄带隙半导体,其禁带宽度约为 2.4 eV,且对太阳光的吸收系数较大,因此是构筑 薄膜太阳能电池的理想材料^[10-15]。

收到初稿日期: 2012-02-09; **收到修改稿日期**: 2012-08-09; **网络出版时间**: 2012-11-12 10:36:20 **网络出版地址**: www.cnki.net/kcms/detail/11.1801.TB.20121112.1036.023.html 基金项目: 国家自然科学基金(51272086); 吉林省科技厅重点项目(201036000Z040360) 通讯作者: 付乌有,博士,副教授,研究方向: 新型光电材料 E-mail: fuwy@jlu.edu.cn

量子点(quantum dots, QDs)是准零维(quasizero-dimensional)的纳米材料,由少量的原子构 成,其内部电子和空穴在各方向上的运动都受到局 限,所以量子局限效应(quantum confinement effect)特别显著。在量子尺寸的空间中,由于电子 被束缚在狭小的范围内,平均自由程缩短,很容易 形成激子,产生激子吸收带,随着粒径的减小,激 子的浓度增高, 激子的吸收发光效应将更加明显, 并且伴随着蓝移,这就是量子限量效应。CdS 量子 点相对于一般尺寸的 CdS 颗粒具有明显的优势。 这主要体现在 CdS 量子点由于量子局限效应而具 有较大的消光系数,并且具有导致电荷快速分离的 固有极矩。另外,量子点敏化太阳能电池有一个独 特的潜在能力——碰撞电离,即量子点在吸收了一 个高能量光子的能量后,一个电子被激发,被激发 的电子具有较高能量,在半导体材料内部传导时, 因碰撞而传输部分能量给原子,造成原子内部的另 一个电子被激发出来,导致量子产率大于1。因此, CdS 量子点敏化太阳能电池被视为最有潜力的未来 电池之一。

本文作者利用连续化学水浴沉积(S-CBD)的方法,在TiO₂纳米棒阵列的表面生长CdS量子点,通过FESEM、TEM、HRTEM、XRD、EDX、UV-vis等一系列手段分别对样品的表面形貌、晶体结构、元素组成和光吸收性质进行表征。用电化学工作站对其光电化学性能进行测试,考察CdS量子点敏化TiO₂纳米棒阵列CdS/TiO₂的光电特性。

1 实验材料及方法

CdS QDs 敏化 TiO₂ 纳米棒阵列的制备包括两 步:(1)制作 TiO₂ 纳米棒阵列:先量取 30 mL 去离 子水倒入烧杯中,再量取 30 mL 浓盐酸倒入去离子 水中,将烧杯置于磁力搅拌器上进行充分搅拌。 5 min后,量取 1 mL 钛酸丁酯,逐滴加入正在搅拌 的盐酸溶液中,继续搅拌 5 min,形成了制备 TiO₂ 纳米棒阵列的前驱溶液。将两片清洗过的氟掺杂的 氧化锡透明导电玻璃(FTO)放入水热反应釜中,使 FTO 导电面朝下地斜立在反应釜内壁上,然后将 已配备好的前驱溶液缓慢倒进反应釜中,直至导电 玻璃的 2/3 高度处(留取 1/3 的导电面,以备下一 步制作电极使用),将反应釜密封好,放进真空干 燥箱中,在150 ℃下反应 10~20 h,制备出不同水 热反应时间下的样品。反应完成后,在真空干燥箱 中取出反应釜,置于水流下快速降温,待降至室温 后,打开反应釜,取出样品,以去离子水和乙醇先 后冲洗数次,除去样品上残留的化学试剂。然后将 样品置于干净的表面皿中,放入干燥箱内,80℃下 干燥,10h后取出已完全干燥的样品。(2)利用连 续化学水浴沉积法制备 CdS QDs 敏化 TiO2 纳米棒 阵列。具体过程是首先分别配制 0.5 mol/L 的 Cd $(NO_3)_2$ 乙醇溶液和 0.5 mol/L 的 Na₂S 水溶液。 将样品浸泡在 $Cd(NO_3)_2$ 的乙醇溶液中, 使 Cd^{2+} 离子附着于纳米棒上,5min 后取出样品并以无水 乙醇冲洗表面,将多余的 Cd²⁺离子冲掉,只留下纳 米棒上少部分的 Cd²⁺ 离子, 以避免因薄膜表面的 大量阳离子与下一步的阴离子反应形成大尺寸颗 粒。冲洗过后将样品放入烘箱中,150℃下干燥 10 min, 之后将样品浸泡于 Na₂S 的水溶液中 5 min, 使 Cd²⁺ 离子与 S²⁻ 离子在纳米棒表面发生 反应,形成 CdS 量子点。将样品取出后,用去离子 水冲洗掉多余的离子,放入烘箱中150℃下热处理 10 min。完成这一系列的步骤,称之为一次循环 (one cycle),这样重复多次操作,得到多次循环的 CdS QDs 敏化 TiO₂ 纳米棒阵列样品。

所得产物用日本理学 D/max - rA 转靶 X 射线 衍射仪(Cu 靶,石墨单色器,管电压 50 kV,管电流 150 mA,扫描速度为 4° /s)、场发射扫描电子显微 镜(FESEM, JEOL JSM26700F)和高分辨透射电子 显微镜(HRTEM, JEOL JEM - 3010)进行结构、 形貌、尺寸等特征表征。紫外-可见光谱(UV-vis) 用 Perkin Elmer Lambda 900UV/VIS/NIR 光谱仪 测得。

光电化学性能测试在三电极体系中进行,该体 系与一个电化学工作站(上海辰华 CHI 601C)相连。 模拟太阳光源由球型氙灯提供,光照强度可调,并 由光功率计(M92型)测试标定。本实验中,工作电 极为 CdS/TiO₂ 纳米阵列复合材料,对电极为 Pt 网,参比电极为饱和 Ag/AgCl,测试前,将工作电 极预留出 1 cm²,其余部分用黑色绝缘耐酸碱胶布 遮住,以免透光影响到测试结果的准确性。提前用 200 mL 容量瓶配制含 0.5 mol/L Na₂S, 0.5 mol/L Na₂SO₃ 的电解液,取出适量倒入石英比色皿中, 然后将三个电极固定在石英比色皿的相应位置并且 通过导线连接到电化学工作站。测试开始,首先将 实验室所有光源关闭,使用线性伏安法测试样品的暗 电流,随后打开氙灯,调节光照强度至 100 mW/cm², 通过线性伏安扫描测试样品的亮电流。测试电位值是相对饱和 Ag/AgCl 的参比电极电位(vs Ag/AgCl)。

2 结果与讨论

2.1 SEM 分析

图 1 为用 CdS 敏化前后的 TiO₂ 纳米棒阵列的 FESEM 图。从图 1(a)、1(b)中可以看到,敏化前 的纳米棒侧面非常平滑,图 1(c)是沉积了 CdS 之 后(7 次循环)的纳米棒阵侧面图,由于颗粒的尺寸 较小,在低倍数下不能明显发现颗粒的存在,图 1(d)是纳米棒阵列的高倍扫描电镜照片,可以清晰 的看到点状 CdS 颗粒均匀分布在整根 TiO₂ 纳米棒 的顶端和侧面处,颗粒的尺寸在 10 nm 以内。对照 敏化前后的侧面图可以确定,S-CBD 法已成功地 将 CdS QDs 沉积生长在 TiO₂ 纳米棒表面。



图 1 TiO₂ 纳米棒阵列的 FESEM 图片 ((a)敏化前的正面; (b)敏化前的侧面; (c), (d)敏化后的侧面图) Fig. 1 FESEM images of TiO₂ nanorod array ((a) and (b) are the top view and cross-sectional image of TiO₂

anorod array grown on FTO, (c) and (d) are the cross-sectional of CdS QDs coated TiO₂ nanorod array)

沉积生长过程如下:水热法制备出的 TiO₂ 纳 米棒是带负电的^[14],当把 TiO₂ 纳米棒阵列浸入 Cd(NO₃)₂ 的乙醇溶液中后,本身带负电荷的 TiO₂ 很容易化学吸附一部分 Cd²⁺离子,当下一步将样 品浸入 Na₂S 水溶液中时,样品表面的 Cd²⁺就会和 水溶液中的 S²⁻离子发生反应,生成 CdS 颗粒并生 长在 TiO₂ 纳米棒的表面。由于样品经过冲洗后上 面吸附的 Cd²⁺离子数目很少,生成的 CdS 颗粒的 尺寸也比较小,在 10 nm 以内,是量子点。

2.2 TEM 分析

图 2 是 CdS QDs 敏化 TiO₂ 纳米棒阵列的透射 电镜图及高分辨电镜图。从图 2(a)和 2(c)可以看 出,附着在纳米棒上的颗粒的尺寸在 5~7 nm 之 间。图 2(d)为纳米棒边缘处的高分辨电镜图片,右 边区域结晶性良好的部分是 TiO₂ 纳米棒,通过测 量可以得出其晶格间距大约为(0.32±0.01) nm 和 (0.29±0.01) nm,分别对应于金红石相的(110)面 和(001)面,此纳米棒是沿着[110]方向生长的。纳米 棒左侧晶格随意交错的部分是附着在 TiO₂ 纳米棒上 的 CdS 量子点,经分析发现 CdS 的晶型是六方晶相结 构,图中所标出的两个晶格间距(0.18±0.01) nm 和 (0.35±0.01) nm 分别对应于六角晶相(JPCDS 80-0006)的(112)面和(100)面。



图 2 CdS 量子点(QDs)敏化的 TiO₂(CdS/TiO₂) 纳米棒的 TEM 图像 Fig. 2 TEM images of the CdS quantum dots (QDs) coated TiO₂(CdS/TiO₂) nanorods

2.3 结构与成分分析

图 3 为 FTO 及敏化前和敏化后(7 层)的 TiO₂ 纳 米棒阵列的 XRD 谱图。可以发现,在水热反应之后, FTO 导电玻璃上成功的长出了金红石相的 TiO₂,然而 在连续化学水浴沉积 CdS 之后,没有发现 CdS 的衍射 峰,这与 SEM, TEM 和 HRTEM 的结果是相悖的。 有两个原因可能导致这种结果:(1)TiO₂ 纳米棒表面沉 积的 CdS QDs 厚度比较薄;(2)CdS QDs 在纳米棒上 的分布太分散。这两种原因都有可能导致 X 射线衍射 仪无法测出 CdS 的衍射峰。 ntensity (a.u.)



20 30 40 50 60 70 2θ/(°) 图 3 FTO、TiO₂ 纳米棒阵列和 CdS/TiO₂ 纳米棒 阵列的 XRD 谱图 Fig. 3 XRD patterns of FTO substrate, TiO₂ nanorods and

FTO

CdS/TiO

(101)

CdS/TiO₂ electrodes (7 cycles)

表 1 是 S-CBD 法沉积 CdS (7 层)后的复合纳 米棒阵列的元素组成,可以看出 Cd 元素和 S 元素 均存在于测试样品中,Ti、Sn、O、Cd 及 S 所占的 比例分别为 28.34%、2.43%、60.43%、4.35%和 4.45%。其中 Cd 元素和 S 元素比例约等于 1,这 也就再次证明了附着在 TiO₂ 纳米棒表面的微粒为 CdS QDs。

表 1 CdS/TiO₂ 复合纳米棒阵列的元素组成 Table 1 CdS/TiO₂ Composition of the nanorod array electrode

Elements	Ti	Sn	0	Cd	S
Mole fraction/ $\%$	28.34	2.43	60.43	4.35	4.45

2.4 光吸收分析

图 4 是沉积了不同层数 CdS QDs 的 TiO₂ 纳米 棒阵列的紫外-可见吸收光谱图。可以看出,通过 S-CBD 法在 TiO₂ 纳米棒阵列上沉积了 CdS QDs 之后,吸收边红移到了 550 nm,使得样品在太阳光 的 350~550 nm 区间都有很好的吸收。这标志了这 种异质壳核结构的薄膜有着良好的光吸收性能,也 使 CdS QDs 敏化 TiO₂ 纳米棒阵列成为比较有潜力 的光伏材料。另外可以发现,在沉积层数较少时, 随着层数的增加,光吸收增强的很快,然而在 S-CBD 进行了 9 层以后,光吸收的增加进程却相对缓 慢,这种现象的出现可能是因为在 S-CBD 的层数 较少时,TiO₂ 纳米棒表面裸露的区域比较多,容易 吸附 CdS QDs,随着沉积层数的增加,TiO₂ 纳米 棒表面裸露的区域越来越少,继续吸附的 CdS QDs 也越来越少,在反应进行了9层以后,TiO₂纳米棒 表面基本上已经完全被CdSQDs所覆盖,很难继 续吸附CdSQDs,因而导致光吸收到达了一个极限 水平。此外,当做出图中各曲线的切线后可以发 现,伴随着沉积层数的增加,尤其是在沉积了7层 以后,吸收边发生了缓慢的红移,这可能是因为随 着沉积层数的增加,一方面,附着在TiO₂纳米棒 上的CdSQDs越来越多,另一方面,CdSQDs的 尺寸也在长大。众所周知,CdS大颗粒在室温下的 能带宽度大约为2.4 eV,然而,当粒径减小到量子 尺寸的时候,颗粒的原子个数会大幅减少,电子能 级的间距会增大,连续的能带结构变成具有分子特 性的分立能级结构,带隙会随之变宽^[14]。





Fig. 4 Diffuse reflectance absorption spectra of a bare TiO_2 nanorod film and the TiO_2 nanorod films after introduction of different cycles of the S-CBD process for the incorporation of CdS

2.5 光电化学特性分析

图 5 为单纯的 TiO₂ 纳米棒阵列和不同 S-CBD 层数下 CdS QDs 敏化 TiO₂ 纳米棒阵列的电流-电压 特性曲线。可以看出,在特定的电压下,在沉积 CdS 7 层之前,随着 S-CBD 层数的增加,光电流有明显的 增加。这表明 CdS QDs 数量在一定范围内的增加有 利于光电流的提高。然而,当S-CBD 层数继续增加 的时候,光电流的增加变得缓慢,在沉积层数从 9 层 增加到了 11 层之后反而减小了,这可能是由于:(1) CdS 的尺寸增大到了一定的尺寸,不再具有 QDs 的 优势,即较大的消光系数,导致电荷快速分离的固有 磁矩和碰撞电离。(2)过多 CdS 颗粒会成为载流子传 输的屏障。CdS 的数量越多,必然会存在越多的晶



nanorod film and the TiO_2 nanorod films after introduction of different cycles of the S-CBD process for the incorporation of CdS

界,光生载流子在经过这些界面的时候,很容易湮 灭或会被散射掉,不能顺利到达 TiO₂ 的导带上, 导致光电流下降。

表 2 为不同沉积层数下的 CdS QDs 敏化 TiO₂ 纳米棒阵列电极的几个参数:开路电压(V_{oc}),短 路光电流密度(J_{sc}),填充因子(*FF*)以及电池效率 (η)。可以看出,其中 S-CBD 为 7 层的时候光电性 能最为优越。相对于单纯的 TiO₂ 纳米棒阵列, CdS QDs 敏化(7 层)之后的 TiO₂ 纳米棒阵列开路 电压和光电流密度都有所增加,开路电压由原来的 1.0 mV 增大到了 1.1 mV,而短路光电流密度由原 来的 0.14 mA • cm⁻² 增加到了 2.49 mA • cm⁻², 是敏化前的 18 倍高,此时的最大电池效率为 1. 91%。敏化前后的光电化学特性的比较表明,使用 CdS QDs 敏化的 TiO₂ 纳米棒阵列在光电化学方面 的优越性。非常明显,性能的提高归功于 CdS QDs 的敏化。

图 6 为 CdS QDs 敏化 TiO₂ 纳米棒阵列及其能 带关系图。可以看到, TiO₂ 纳米棒和 CdS QDs 之 间形成了异质结。CdS 的导带位置比 TiO₂ 导带位 置稍高, CdS QDs 中的电子受到高能量的光子的激 发后会从价带跃迁到导带,进而会跃迁到稍低的 TiO₂ 的导带上去来降低它自身的能量,这样电子 和空穴就会迅速分离,空穴继续留在 CdS 中,而电 子会沿着外电路流向对电极。

表 2 不同沉积层数下的 CdS QDs 敏化 TiO₂ 纳米棒 阵列电极的各项参数

Table 2 Parameter of various TiO₂ nanorod electrode after introduction of different cycles of the S-CBD process for the incorporation of CdS

Electrode	$J_{\rm sc}/({\rm mA} \cdot {\rm cm}^{-2})$	$V_{ m oc}/{ m V}$	FF	$\eta/\%$	
0 cycle	0.14	1.00	0.68	0.10	
1 cycle	1.09	1.04	0.71	0.80	
3 cycles	1.93	1.05	0.60	1.27	
5 cycles	2.15	1.04	0.66	1.48	
7 cycles	2.49	1.10	0.70	1.91	
9 cycles	2.52	1.04	0.69	1.80	
11 cycles	2.01	1.06	0.63	1.35	

Note: J_{sc} – Short-circuit photocurrent density; V_{oc} – Open circuit voltage; FF – Fill factor; η – Cell efficiency.





3 结 论

(1)使用连续化学水浴沉积(S-CBD)法能够成 功的在 TiO₂纳米棒阵列表面沉积 CdS 量子点 (QDs),并且能够通过重复沉积层数来增加 CdS QDs 的厚度。沉积的 CdS QDs 为六角晶相,尺寸 大约为 5~7 nm。

(2) 在经过 CdS QDs 敏化之后, TiO₂ 纳米棒 阵列的光吸收性能得到了明显的增强, 不仅在紫外 光区对光有很好的吸收, 对波长在 550 nm 以内的 可见光都有很好的吸收。

(3) 在经过 CdS QDs 敏化之后, TiO₂ 纳米棒 阵列的电流-电压特性得到了很大的提高。随着 S-CBD 层数的增加,光电流和电池转化效率均是先增 大再减小,其中,在 S-CBD 为 9 层的时候光电流最 大,为2.52 mA,而在 S-CBD 为7 层的时候,电池 的效率最高,为1.91%,分别比 CdS QDs 敏化前 的 TiO₂ 纳米棒阵列增加了 17 倍和 18 倍。

参考文献:

- Fujishima A, Zhang X, Tryk D A, et al. TiO₂ photocatalysis and related surface phenomena [J]. Surface Science Reports, 2008, 63: 515-519.
- [2] Lu Y H, Xu B, Zhang A H, et al. Hexagonal TiO₂ for photoelectrochemical applications [J]. J Phys Chem C, 2011, 115: 18042-18045.
- [3] Iorio Y D, Rodriguez H B, Roman E S, et al. Photoelectrochemical behavior of alizarin modified TiO₂ films
 [J]. J Phys Chem C, 2010, 114: 11515-11521.
- [4] Damrongsiri S, Tongcumpou C. Heteronanostructure of Ag nanoparticle on titanate nanowire membrane with enhanced photocatalytic properties [J]. J Hazard Mater, 2010, 178 (15): 1109-1114.
- [5] Feng X, Shankar K, Varghese O K, et al. Vertically aligned single crystal TiO₂ nanowire arrays grown directly on transparent conducting oxide coated glass: Synthesis details and application [J]. Nano Lett, 2008, 8(11): 3781-3786.
- [6] Wang G, Wang H, Ling Y, et al. Hydrogen treated TiO₂ nanowire arrays for photoelectrochemical water splitting[J]. Nano Lett, 2011, 11(7): 3026-3033.
- [7] Gao X F, Li H B, Sun W T, et al. CdTe quantum dots sensitized TiO₂ nanotube array photoelectrodes [J]. J Phys Chem C, 2009, 113(18): 7531-7535.

- [8] Cheng S, Fu W, Yang H, et al. Photoelectrochemical performance of multiple semiconductors (CdS/CdSe/ZnS) cosensitized TiO₂ photoelectrodes [J]. J Phys Chem C, 2012, 116(3): 2615-2621.
- [9] Salant A, Shalom M, Tachan Z, et al. Quantum rod-sensitized solar cell: Nanocrystal shape effect on the photovoltaic properties [J]. Nano Lett, 2012, 12(4): 2095-2100.
- [10] Sun W T, Yu Y, Pan H Y, et al. CdS quantum dots sensitized TiO₂ nanotube - array photoelectrodes [J]. J Am Chen Soc, 2008, 130(4) : 1124-1125.
- [11] Jia H. Xu H, Tang Y, et al. TiO₂ @ CdS core shell nanorods films: Fabrication and dramatically enhanced photoelectrochemical properties [J]. Electrochemistry Communications, 2007, 9(3): 354-360.
- [12] Cao Chunlan, Hua Chenguo. Synthesis and characterization of TiO₂/CdS core - shell nanorod arrays and their photoelectrochemical property [J]. Journal of Alloys and Compounds, 2012, 523: 139-145.
- [13] Yu W W, Peng X G. Formation of high-quality CdS and other II-VI semiconductor nanocrystals in noncoordinating solvents: Tunable reactivity of monomers [J]. Angew Chem Int Ed, 2002, 41: 2368– 2371.
- [14] Jin-nouchi Y, Naya S, Tada H. Quantum-dot-sensitized solar cell using a photoanode prepared by in situ photodeposition of CdS on nanocrystalline TiO₂ films [J]. J Phys Chem C, 2010, 114(39): 16837-16842.
- [15] Bang J H, Kamat P V. Solar cells by design: Photoelectrochemistry of TiO₂ nanorod arrays decorated with CdSe [J]. Adv Funct Mater, 2010, 20(12): 1970–1976.