文章编号:1005-4642(2023)10-0017-10



2. 淄博齐盛高级中学,山东 淄博 255095)

摘 要:铜锌锡硫硒薄膜太阳能电池是低成本、有潜力的新型太阳能电池,其吸收层的质量决定太阳能电池器件的 性能. 溶液法是通过将预制膜硒化热处理来获得铜锌锡硫硒太阳能电池的吸收层材料,其中硒化处理是得到高质量吸 收层的重要手段.为得到高质量吸收层,对硒化条件进行设计,分别从硒化程序组成(一步/两步硒化)、硒化温度及硒化 时间3个方面探究了硒化过程对铜锌锡硫硒吸收层的相纯度、微观形貌及光电转换性能的影响.利用最优硒化参量制 备电池器件,获得了5.72%的光电转换效率.

关键词:铜锌锡硫硒薄膜;薄膜太阳能电池;硒化工艺;结晶生长;光电转换性能 中图分类号:TM914.4 文献标识码:A DOI:10.19655/j. cnki. 1005-4642. 2023. 10.002

在众多太阳能电池中,铜锌锡硫硒[Cu₂ZnSn (S,Se)₄,CZTSSe]薄膜太阳能电池因具有吸光系 数较高 ($> 10^4$ cm⁻¹)、带隙结构可调 (1.0~ 1.5 eV连续可调)、组成元素无毒且地壳储量丰 富等优点而受到人们的广泛关注[1-2]. 自 1988 年 观察到 Cu₂ZnSn(S,Se)₄ 材料的优良光伏性能开 始,对其研究已取得了较大的进展. 1996年,首 个 CZTSSe 太阳能电池被制造,其效率仅为 0.7%[3],在不断优化后,已取得了13.8%的最高 效率^[4]. CZTSSe 太阳能电池在光电转换效率上 已经显示出独特的应用价值,有望成为适合大规 模应用的高效率、低成本的太阳能电池,具有相对 广泛的应用前景.

1 CZTSSe 太阳能电池

图 1 所示为 CZTSSe 太阳能电池的基本结构 示意图,太阳能电池是由多层薄膜组合而成,制备 过程如下:

1)底层以钠钙玻璃(SLG)作为衬底,在SLG 上磁控溅射约1μm的 Mo 作为背电极,用于收集 空穴.

2)在 Mo 背电极上制备 CZTSSe 的吸收层作 为 P 型半导体,即太阳能电池的主体部分. 吸收 层是吸收和利用太阳光的关键,质量好的吸收层 一般表面致密无孔,截面晶粒尺寸大,能够被单层 大颗粒贯穿,厚度在1µm 以上.

3) 通过化学水浴法沉积厚度约为 50 nm 的 CdS作为缓冲层,CdS在电池中充当N型半导体 的一部分,主要用于减少吸收层与窗口层之间的 晶格失配,同时调节二者之间的能带匹配.

4)在CdS之上再溅射ZnO和ITO窗口层, 作为 N 型区材料,该结构是构成异质结及其内建 电场的重要部分.

5) 蒸镀 Al 栅极电极作为顶电极,用于收集 电流.



图 1 CZTSSe 太阳能电池的基本结构

收稿日期:2023-04-21;修改日期:2023-07-22

作者简介:王玲玲(1980-),女,吉林通化人,东北师范大学物理学院副教授,博士,研究方向为光功能材料与器件. E-mail:wangll876@nenu.edu.cn

CZTSSe 吸收层的制备方法较多,主要分为 真空法和非真空法^[5].真空法又包括溅射法和蒸 镀法,真空法制备环境"干净",不易引入其他杂 质,但由于真空法需要高昂的真空设备、空间有限 的真空腔室,生产成本较高,制约了其大规模生产 应用^[6].而非真空法则可以降低生产成本,非真 空法中的溶液法具有产量高、原料成本低的优点, 且能制备均匀性高的大面积薄膜.在CZTSSe 太 阳能电池的研究中,很多的溶液体系被采用,例如 乙二硫醇十乙二胺体系、二甲基亚砜(DMSO)体 系等^[7-8].

溶液法制备 CZTSSe 吸收层主要分为 3 步:

1)将薄膜所需金属元素(Cu,Zn,Sn等)溶解 于特定溶剂中,获得前驱体溶液.

2)将前驱体溶液旋涂在干净的 Mo 玻璃衬底上,通过加热预烧,缩聚成膜,重复多次,获得 CZTS 预制膜.

3)将预制膜在 N₂ 气氛下进行硒化退火处 理,使其在高温下生长成为大晶粒.

在该过程中,第3步热处理过程(即硒化过程)对 CZTSSe 吸收层的晶体质量起着非常重要的作用,热处理的结果会直接影响吸收层的结晶质量和晶体结构等.

2 实验设计

硒化过程的很多因素会直播影响 CZTSSe 吸 收层的质量,包括退火速率、退火温度、退火时间 等. 首先退火速率会影响晶粒的成相方式,快速 退火情况下,预制膜中生成的各种二次相会直接 反应生成 CZTSSe 相; 而在退火过程升温速率较 慢的情况下,各种二次相会先形成三元的 Cu₂SnSe₃相,然后再与ZnSe 二次相形成 CZTSSe;在退火温度过高,退火时间过长的情况 下,可能会引起 CZTSSe 相的分解^[4]. 文献[9]研 究表明:高温(500~600℃)时,CZTSSe不稳定, 容易重新分解为二次相,而二次相的不稳定挥发, 可能会在吸收层表面造成较大孔洞;相反,硒化温 度过低或者硒化时间过短,则会使 CZTSSe 结晶 层底层存在大量未反应完全的富碳小粒子层,同 时 CZTSSe 本身晶体尺寸也会明显变小,达不到 高质量结晶的要求.因此,制备高质量的薄膜太 阳能电池吸收层需要兼顾热处理的升温速率、温 度及时间等因素.

基于硒化过程对吸收层的重要影响,从硒化 工艺改善角度,分别从成相方式、硒化温度以及硒 化时间3个方面开展实验设计与探究.

1)结合成相方式不同,尝试不同退火方式,设 计了一步退火和两步退火 2 种硒化方式:一步退 火是将温度从室温直接快速升温到硒化所需的温 度 560 ℃,直接进行硒化;两步硒化是先将温度从 室温升温到 350 ℃,保温一段时间,让 Se 蒸汽进 入预制膜中,先形成三元相和二元相,然后再升温 到 560 ℃进行退火.观察不同成相结晶方式对吸 收层结晶、相纯度以及最后的 CZTSSe 太阳能电 池性能的影响.

2)系统地调节两步硒化的硒化温度和硒化时间,探究退火的温度及时间对薄膜的结晶度、相纯 度等性质的影响,并在此基础上制备 CZTSSe 太 阳能电池,研究硒化工艺对器件最终光电转换性 能的影响.

3)针对 CZTSSe 薄膜制备过程中影响薄膜质量的硒化过程,整合硒化步骤、温度、时间等制备条件,得出有效的 CZTSSe 薄膜制备硒化策略.

在实验过程中,通过完整的问题分析讨论、实 验方案设计以及结果表征分析,可以培养学生的 科学思维与探究能力,为理工学科综合型人才培 养提供有效的参考模式.本实验可作为大学本科 材料物理等相关专业的探索类实验课程题目.开 设对象为大学二、三年级本科生,也可面向相关专 业研究生开放,课时设置为16~32学时,分小组 授课,授课人数每组6~8人.考核从文献调研、 实验操作、数据分析处理3方面综合考量,分别占 比20%,20%及60%,以综合评价学生的科学思 维与探究能力.

3 实 验

3.1 CZTSSe 吸收层的制备

3.1.1 CZTS 预制膜的制备

图 2 所示为 CZTS 预制膜的制备过程,主要 分为 2 部分:

1)前驱体溶液的配制.按照图 2 所示流程, 将 Cu(CH₃COO)₂ • H₂O(1.12 mol/L),ZnCl₂ (0.81 mol/L),SnCl₂ • 2H₂O(0.68 mol/L)和硫 脲(3.02 mol/L)溶于二甲基亚砜(DMSO)中,室 温下搅拌 3 h,得到澄清透明的黄色溶液,即为 CZTS 前驱体溶液. 2) 旋涂制备预制膜.将前驱体溶液和干净的 Mo 玻璃放入 N₂ 气氛下的手套箱,采用旋涂法制 备厚度约为1 μm 的前驱膜.



图 2 CZTS 预制膜的制备流程示意图

3.1.2 CZTS 预制膜硒化

硒化是将预制膜和 Se 粒放入石墨盒中,并将 石墨盒放入快速升温炉中,进行 3~5 次的 N₂ 吹 扫,使得管内充满 N₂.之后保持 120 mg/L 的 N₂ 流速,调控加热温度及时间,得到 CZTSSe 吸收层 薄膜. 完整的硒化调控条件如表1所示.

硒化方法分为一步硒化和两步硒化.一步硒 化为:经过 $t_{\pm 1}$ 将温度从室温升温到 T_1 ,硒化时间 为 $t_{\overline{e}1}$.两步硒化为:先经过 $t_{\pm 1}$ 将温度从室温升 温到 T_1 ,硒化时间为 $t_{\overline{e}1}$,然后再经过 $t_{\pm 2}$,将温度 从 T_1 升温到 T_2 ,硒化时间为 $t_{\overline{e}2}$.

硒化温度的调控是在其他条件固定的前提下,分别改变第一次硒化温度 T_1 和第二次硒化温度 T_2 ,设置了 5 种条件(见表 1),并分别讨论 5 种条件下的 CZTSSe 吸收层对太阳能电池性能的影响.

另外,在固定第一次硒化温度(350 ℃)和硒 化时间(5 min)的前提下,将条件1下样品的第二 次硒化时间从15 min 延长到20 min,分别标记 为:条件1(15 min)、条件1(20 min);将条件2下 样品的第二次硒化时间从15 min 减少到10 min, 分别标记为:条件2(10 min)和条件2(15 min). 对比分析硒化时间对太阳能电池的影响.

表1 硒化调控条件表

硒化方法	$t_{\pm 1}/\min$	T_1 / °C	$t_{{ m cm}1}/{ m min}$	$t_{\pm 2}/\min$	T_2 / °C	$t_{ m eff}_2/{ m min}$	标记
一步硒化	1	560	15	_	_	_	_
		350			520		条件1
		350			540		条件 2
两步硒化	0.5	350	5	0.5	560	15	条件 3
		320			540		条件 4
		380			540		条件 5

3.2 CZTSSe太阳能电池的制备

1)CdS 缓冲层的制备.采用化学水浴沉积的 方法制备缓冲层.将 0.12 g的 CdSO₄ 放入装有 300 mL超纯水的烧杯中,搅拌至完全溶解;随后 加入 18.75 mL 的 NH₃ • H₂O,搅拌 15 min;最后 加入 0.17 g 硫脲,搅拌 5 min 以上,待完全溶解 后得到沉积溶液.将装有样品的支架放入装有沉 积溶液的烧杯中,整个烧杯放入提前升温到 60 ℃ 的水浴锅中,沉积厚度约为 50 nm 的 CdS.

2)i-ZnO/ITO 窗口层的制备.用射频磁控溅 射的方法制备 i-ZnO 层, Ar 流量为 0.04 L/min, 溅 射功率为 68 W, 溅射时间为 3 min, 得到的 i-ZnO 层厚度约为 60 nm; 用直流磁控溅射的方法在 i-ZnO层表面制备 ITO 层, Ar 流量为 0.01 L/min, 溅射功率为 58 W, 溅射时间为 5 min, 得到的 ITO 层厚度约为 260 nm.

3) 热蒸发制备 Al 电极. 将沉积完 i-ZnO/ ITO 窗口层的样品放置于真空蒸镀仪器中,抽真 空,蒸镀厚度约为 200 nm 的 Al 电极. 最终完成 的电池有效面积为 0.19 cm².

4 实验结果与讨论

4.1 分步硒化对 CZTSSe 吸收层和器件性能的 影响

4.1.1 分步硒化制备的 CZTSSe 吸收层的物相 和形貌分析

对一步硒化和两步硒化的样品进行 XRD 表征,如图 3 所示.对比 CZTSSe 的标准卡片(PDF #52-0868),找到 2 种硒化方式下 CZTSSe 的特征峰(110)(112)(103)(211)(204)(312)(400)

(332);可以看出,2种硒化方式均显示出了 MoSe₂的特征峰,且两步硒化的 MoSe₂特征峰比 一步硒化的特征峰强,根据 MoSe₂的形成方 式^[10],猜测两步硒化比一步硒化更充分.另外, 在一步硒化得到的吸收层中检测出了杂质峰,经 对比这些峰属于 CuSe₂和 Sn(S,Se)₂的特征峰, 说明一步硒化的样品吸收层中存在二次相.



图 3 一步硒化与两步硒化制备 CZTSSe 吸收层的 XRD 图谱

由于某些二次相(例如 ZnSe, Cu₂SnSe₃等) 的晶体结构与 CZTSSe 同属于闪锌矿结构, 其特 征峰与 CZTSSe 的特征峰重合, XRD 不易检测 出,因此继续采用 488 nm 波长拉曼检测样品.如 图 4 所示,在 173, 197, 236, 242 cm⁻¹处检测到属 于 CZTSSe 的拉曼峰^[11],在 329 cm⁻¹处检测到 CZTS 的振动峰, 其中对于一步硒化的样品在 251 cm⁻¹处检测到更强的 ZnSe 信号, 这说明一 步硒化的样品表面存在更多的二次相.结合图 3 的 XRD 分析, 可以证明两步硒化更利于纯相 CZTSSe 的生成.

为了更直观地观察吸收层的表面和截面形 貌,对2组样品进行了SEM测试,如图5所示.2 组样品的表面都较为稀疏,但是两步硒化的样品 晶粒更大,说明结晶相对较好.无论经过一步还 是两步硒化,薄膜样品的截面均呈现出双层晶粒 结构,但对于一步硒化样品,CZTSSe 晶粒与底层 Mo基底之间暴露出了较大的孔洞,这可能是由 于一步硒化情况下 CZTSSe 相分解反应产生的 SnSe₂ 二次相的挥发溢出所致.较大孔洞的存 在,使得 CZTSSe 与 Mo基底之间的接触变差,并 可造成后续电池器件界面的更多复合.



图 4 一步硒化与两步硒化制备 CZTSSe 吸收层的拉曼图谱



(a)一步硒化



 (b)两步硒化
 图 5 一步硒化与两步硒化制备 CZTSSe 吸收层的 表面和截面形貌 SEM 图

4.1.2 分步硒化制备 CZTSSe 太阳能电池的性能分析

图 6 所示为 2 种硒化方式得到的 CZTSSe 电 池的伏安特性(*J*-V)曲线,同时对测试样品进行 多次制备统计分析,以给出更可靠的参考数据.

表 2 列出了不同硒化方式下分别制备 9 块电 池的电学参量平均值,括号内为单块最高效率电 池的电学参量.结合表 2 给出的电池参量统计数 据,可以看到两步硒化的器件平均效率 $\eta =$ 5.21%,而一步硒化的器件平均效率 $\eta =$ 4.05%. 其中两步硒化器件的短路电流 J_{sc} ,开路电压 V_{oc} 和填充因子 FF 较一步硒化均有小幅度提升,这 主要是由于两步硒化样品比一步硒化样品的结晶 性和背界面接触要好,使得两步硒化样品的吸收 光子产生载流子能力以及载流子传输能力更好, 同时背界面的复合减少,有利于器件性能的改善.



图 6 一步硒化与两步硒化制备 CZTSSe 太阳能 电池的 J-V 曲线

表 2 一步硒化与两步硒化制备 CZTSSe 电池的电学参量

硒化方法	η	$V_{ m oc}/{ m V}$	$J_{\rm sc}/({\rm mA} \cdot {\rm cm}^{-2})$	FF
止西化	4.05%	0.34	31.76	37.6%
一步帽化	(4.22%)	(0.35)	(33.90)	(39.5%)
西止硒化	5.21%	0.35	33.64	39.47%
內亚帕化	(5.66%)	(0.37)	(36.50)	(42.30%)

注:表中数值均为测试 9 块电池的平均值,括号内为 效率最高电池的电学参量.

为了测试 CZTSSe 薄膜太阳能电池在不同波 长下的光响应情况,对电池进行了外部量子效率 测试(EQE),如图 7 所示.不同硒化方式下的电 池对波长低于 520 nm 的太阳光的光响应相似, 证明 2 种器件的性能差别并非来源于窗口层和缓 冲层,而是在可见光和近红外波长范围内,而该范 围内的光吸收主要来源于吸收层及背接触.从 EQE 曲线可以明显看出:两步硒化的光响应更明 显,证实了两步硒化吸收层的质量更好,同时两步 硒化的样品在吸收层背面区域光生载流子收集能 力要优于一步硒化的样品^[12].根据 EQE 曲线得 到器件的积分电流分别为 31.14 mA/cm² 和 33.25 mA/cm²,在误差范围内与 *J*-V 曲线所测 结果相符,证明了测试结果的准确性.

通过这部分实验,可以看出两步硒化样品较 一步硒化样品具有更优异的光电性能,这主要取 决于两步硒化样品的吸收层和背界面的质量更 优. 但是在 SEM 分析中,发现两步硒化样品仍然 存在不足,例如吸收层表面晶粒不致密、MoSe₂ 层厚度较厚,这可能是由于硒化温度过高导致的 硒化过度现象. 因此,下一步将通过降低硒化温 度的方式,使硒化程度在适当范围内减弱,以制备 更高质量的吸收层.



图 7 一步硒化与两步硒化制备 CZTSSe 太阳能电池的 EQE 曲线和积分电流曲线

4.2 硒化温度对 CZTSSe 吸收层和器件性能的 影响

4.2.1 不同硒化温度制备 CZTSSe 吸收层的物 相和形貌分析

对硒化温度进行调节,具体温度调控条件详 见表 1. 首先采用 XRD 对 5 种吸收层进行物相表 征,结果如图 8 所示. 从图 8 可以看出:5 种条件 下硒化的薄膜,除了 CZTSSe 的特征峰之外,没有 其他的杂相,说明不同硒化温度下制备的吸收层 相纯度均较高. 除此之外,可以看到条件 3 下的 MoSe₂ 峰最高,其他条件下的 MoSe₂ 峰相对较 弱,证明了通过适当减小硒化温度可使 MoSe₂ 层 变薄.

为了更加直观地观察形貌,对样品进行了 SEM 表征,如图 9 所示.从表面形貌来看,条件 1 和条件 2 的样品均比条件 3 的样品更加致密,条 件 1 的样品晶粒相对较小,同时截面形貌是 3 层 结构,由上下 2 层大颗粒、中间夹着 1 层小粒子层 组成,这可能是由于反应温度较低导致硒化不完 全所致;而条件 2 的样品则是常见的双层大颗粒 结构.条件 1 和条件 2 的 MoSe₂ 厚度相当,均比 条件 3 的薄,因此从条件 1~3 得出:条件 2 的样 品吸收层的致密性和截面结构相对较好.



图 8 不同硒化温度制备 CZTSSe 吸收层的 XRD 图谱

图 9 中的(d)~(e)分别为条件 4 和条件 5 下 的样品结果,从 SEM 的结果看:条件 4 样品的吸 收层形貌结构与条件 2 样品的结果非常相似,而 条件 5 样品的吸收层表面晶粒较小,截面的下层 颗粒比上层颗粒大,且有较多孔洞,生长不均匀, 说明对于条件 5 样品,下层大颗粒生长更加充分, 这可能是由于第一步硒化温度高时有利于促进 Se 蒸汽进入,促进了下层大颗粒生长.根据文献 [13]得到下层晶粒与上层晶粒彼此之间是竞争组 分生长的关系,在硒化初期,上下 2 层开始形成大 颗粒,然后随着硒化的进行,彼此向中间生长,逐 步消耗掉中间的组分,硒化进行到最后,2 层大颗 粒因为足够稳定,最后并不会相互融合,而是形成 2 层大颗粒结构.因此,如果下层颗粒生长过大, 反而会阻碍上层组分的结晶.







(b)条件 2



(c)条件3



(d)条件 4



(e)条件 5图 9 不同硒化温度制备 CZTSSe 吸收层的表面和 截面形貌 SEM 图

综上,从 SEM 形貌能够初步分析在条件 2 (350~540℃)下的吸收层质量相对较好,第二步 温度过高或温度过低会导致硒化过度或者硒化不 充分.硒化温度过高会使 MoSe₂ 的厚度过厚,吸 收层表面不致密;而硒化温度过低时,吸收层的晶 粒没有足够长大,截面小粒子层未被消耗掉,会导 致截面界面层较多.另外,第一步硒化温度过高 会使下层大颗粒生长过大,吸收组分过多,阻碍上 层的结晶,从而造成不利影响.

4.2.2 不同硒化温度制备 CZTSSe 太阳能电池 的性能分析

图 10 所示为不同硒化温度下制备电池的 J-V 曲线,表 3 给出了 9 块电池的电学参量统计数 据,可以看出:随着硒化温度的升高,开路电压 V_{oc}下降. V_{oc}的下降归因于硒化温度升高后,硒化 程度变大,CZTSSe 的带隙减小. 在条件 2 下制备 的电池,其短路电流 J_{sc} 和填充因子 FF 最高,主 要是因为该条件下样品吸收层表面比较致密,能 够有效地吸收光子产生载流子,因此在该条件下的 平均效率达到 5.72%.条件 4 和条件 5 中,条件 4 样品的吸收层表面形貌与条件 2 样品较为类似平 均效率为 5.58%,其短路电流 J_{sc} 、开路电压 V_{oc} 和 填充因子 FF 均略低于条件 2.条件 5 下的样品性 能较差,可能是由于吸收层截面结构较差,富含孔 洞所导致的复合较多.



图 10 不同硒化温度下制备 CZTSSe 太阳能 电池的 J-V 曲线

表 3 不同硒化温度下制备 (CZTSSe 电池的电学参量
-----------------	----------------

条件	η	$V_{ m oc}/{ m V}$	$J_{\rm sc}/({\rm mA} \cdot {\rm cm}^{-2})$	FF
1	4.39%	0.408	32.88	31.29%
	(4.94%)	(0.413)	(35.50)	(33.98%)
2	5.72%	0.374	35.64	42.17%
	(5.91%)	(0.390)	(37.65)	(45.82%)
3	5.21%	0.351	33.64	39.47%
	(5.66%)	(0.376)	(36.50)	(42.30%)
4	5.58%	0.367	34.45	40.96%
	(5.74%)	(0.389)	(38.34)	(46.30%)
5	5.03%	0.373	34.97	38.49%
	(5.63%)	(0.401)	(36.02)	(40.97%)

注:表中数值均为测试 9 块电池的平均值,括号内为 效率最高电池的电学参量.

测试不同条件下 CZTSSe 薄膜太阳能电池的 EQE,并通过相应计算得到各电池的光学带隙. 从图 11 中可以看出:各条件下的电池在相应波长 下的响应趋势相似,而最优性能(条件 2)的样品 在各波长的光响应最强.图 12 中显示了各电池 的光学带隙,正如之前的猜测,随着硒化更加充 分,带隙减小,从而导致开路电压减小^[14].



图 11 不同硒化温度制备 CZTSSe 太阳能电池的 EQE 曲线



图 12 由不同硒化温度 CZTSSe 太阳能电池的 EQE 曲线计算得到的 *E*_g 图

另外,还发现对于条件1样品,最终吸收层形成了3层结构,中间的小粒子层可能是由于硒化 不够充分导致,在文献[15]中也能看到相似现象, 该现象可通过后续增加硒化时间得到改进.

对于条件 3 和条件 5 的样品,均存在硒化过 度的问题,直接导致上层大颗粒或下层大颗粒生 长不协调,造成一系列的孔洞,增加了载流子的复 合,因此导致最终性能较差.

综上,较为优异的硒化条件为:从室温升温至 350 ℃硒化 5 min 后,再从 350 ℃升温至 540 ℃ 硒化 15 min,即条件 2 样品性能最佳.

- 4.3 硒化时间对 CZTSSe 吸收层和器件性能的 影响
- 4.3.1 不同硒化时间制备 CZTSSe 吸收层的物 相和形貌分析

针对条件1下的样品存在硒化不足的问题,

将第一步硒化时间固定,延长第二步硒化时间,将 原来的第二步硒化时间由 15 min 增加到 20 min, 所制备的样品分别标记为:条件 1(15 min)和条 件 1(20min).考虑到 4.2节中性能最优的条件 2 样品的吸收层没有达到非常致密,通过减少第二 步的硒化时间(将 15 min 减为 10 min),探究能否 让其吸收层表面更加致密,所制备的样品分别标 记为:条件 2(10 min)和条件 2(15min).

对4种样品进行 XRD 表征,并将 CZTSSe 的 主峰(112)放大,如图 13 所示.从(112)特征峰放 大图谱来看,条件 2(15 min)样品的特征峰最高, 结晶性最好;其次是条件 2(10 min)的样品,而对 于条件1样品,无论是硒化 15 min 还是 20 min, 结晶性都较差,这可能是由于硒化温度过低所导 致^[15].



图 13 不同硒化时间制备 CZTSSe 吸收层的 XRD (112)特征峰放大图谱

图 14 为不同条件和硒化时间下样品吸收层 的 SEM 图,从图 14 中可以看出:条件 1 样品在增 加硒化时间后可以促使中间的小粒子层消失,但 是表面晶粒仍然较小,且由于硒化时间过长,表面 不够致密,说明延长硒化时间只能使硒化过程继 续,不能促进表面晶粒长大.对于不同硒化时间 的条件 2 样品,可以看出:硒化 10 min 的样品,其 表面的晶粒和致密性并没有 15 min 的大和致密, 这可能是由于当达到 2 层大颗粒后,上层晶粒会 吞噬下层颗粒,吸收下层大颗粒的组分,而硒化 10 min 的样品并没有到达这个阶段,从而导致上 层颗粒比下层颗粒小.

综上,从 XRD 和 SEM 的表征结果来看,依旧是条件 2(15 min)下的样品在结晶形貌上表现最好.



(a)条件 1(15 min)



(b)条件 1(20 min)



(c)条件 2(10 min)



(d)条件 2(15 min)

图 14 不同硒化时间制备 CZTSSe 吸收层的表面和 截面形貌 SEM 图

4.3.2 不同硒化时间制备 CZTSSe 太阳能电池 的性能分析

图 15 所示为不同硒化时间制备电池的 J-V 曲线,表4 给出了电池参量的统计数据.对于条件1样品,硒化时间变长后,反而使电池性能变 差,平均效率由原来的4.39%降低到2.76%,从 电池参量来看,V_{oc},J_{sc}和 FF 均变差.而对于条



图 15 不同硒化时间制备 CZTSSe 太阳能电池的 J-V 曲线

条件	$t_{\overline{m}_2}/\min$	η	$V_{ m oc}/{ m V}$	$J_{\rm sc}/({\rm mA} \cdot {\rm cm}^{-2}$) FF
1	15	4.39%	0.408	32.88	31.29%
		(4.94%)	(0.413)	(35.50)	(33.98%)
	20	2.76%	0.348	29.78	28.21%
		(3.72%)	(0.371)	(32.56)	(33.51%)
2	10	4.75%	0.363	32.57	39.32%
		(5.37%)	(0.379)	(33.94)	(42.30%)
	15	5.72%	0.374	35.64	42.17%
		(5.91%)	(0.390)	(37.65)	(45.82%)

表 4 不同硒化时间制备 CZTSSe 电池的电学参量

注:表中数值均为测试 9 块电池的平均值,括号内为 效率最高电池的电学参量.

5 结束语

针对 DMSO 溶液体系,成功制备了分步硒 化、不同硒化温度、不同硒化时间的 CZTSSe 吸收 层,并通过 XRD 和 SEM 表征,分析了不同硒化 工艺对吸收层结晶和形貌的影响,并在此基础上 制备了 CZTSSe 薄膜太阳能电池,通过 J-V 曲线 测试确定了最优的硒化方式为两步硒化,且在 350 ℃硒化 5 min,再在 540 ℃硒化 15 min 的条 件下,取得了平均效率为 5.72%的优异性能.本 工作虽然从硒化的步骤、温度和时间角度对硒化 工艺进行了相对全面的讨论,并取得成效,但仍有 不足.例如,在硒化过程中,快速退火炉的升温速 率、N₂ 流量和炉内气压等也对硒化薄膜的质量具 有重要影响,这也是今后硒化工艺探究中需要继续探究的因素.该研究作为实验学科类学生的科研探索类课程,通过文献调研、科学问题的提出、实验方案的设计、测试分析方法的表征、数据分析与讨论,让学生经历完整的科研训练,培养学生的实验动手能力,提高学生分析问题解决问题的能力,是培养新时期综合型人才的有效途径.

参考文献:

- [1] Kaur K, Kumar N, Kumar M. Strategic review of interface carrier recombination in earth abundant Cu-Zn-Sn-S-Se solar cells: Current challenges and future prospects [J]. Journal of Materials Chemistry A, 2017,5(7):3069-3090.
- [2] Gour K S, Karade V, Babar P, et al. Potential role of kesterites in development of earth-abundant elements-based next generation technology [J]. Solar RRL, 2021,5(4):2000815.
- [3] Katagiri H, Sasaguchi N, Hando S, et al. Preparation and evaluation of Cu₂ZnSnS₄ thin films by sulfurization of E-B evaporated precursors [J]. Solar Energy Materials and Solar Cells, 1997, 49 (1/4): 407-414.
- [4] Zhou J Z, Xu X, Wu H J, et al. Control of the phase evolution of kesterite by tuning of the selenium partial pressure for solar cells with 13.8% certified efficiency [J]. Nature Energy, 2023,8(5):526-535.
- [5] Mitzi D B, Gunawan O, Todorov T K, et al. The path towards a high-performance solution-processed kesterite solar cell [J]. Solar Energy Materials and Solar Cells, 2011,95(6):1421-1436.
- [6] Wallace S K, Mitzi D B, Walsh A. The steady rise of kesterite solar cells [J]. ACS Energy Letters, 2017,2(4):776-779.
- [7] Zhao Y G, Xu C Y, Yu N, et al. A MSO/MOE mixed solvent system for improving the morphology and efficiency of kesterite solar cell [J]. Solar Energy, 2023,258:294-303.
- [8] Wang L J, Wang Y F, Zhou Z J, et al. Progress and prospectives of solution-processed kesterite absorbers for photovoltaic applications [J]. Nanoscale, 2023,15 (20):8900-8924.
- [9] Scragg J J, Kubart T, Wätjen J T, et al. Effects of back contact instability on Cu₂ZnSnS₄ devices and processes [J]. Chemistry of Materials, 2013, 25

(15):3162-3171.

- [10] Scragg J J, Dale P J, Colombara D, et al. Thermodynamic aspects of the synthesis of thin-film materials for solar cells [J]. ChemPhysChem 2012,13(12):3035-3046.
- [11] Altosaar M, Raudoja J, Timmo K. et al. Cu₂Zn_{1-x} Cd_xSn(Se_{1-y}S_y)₄ solid solutions as absorber materials for solar cells [J]. Physica Status Solidi A, 2008,205 (1):167-170.
- [12] Sheer R, Schock H W. Chalcogenide photovltaics: Physics, technologies, and thin film devices [M].

Weinheim: Wiley-VCH Verlag GmbH & Co. KGaA, 2011:9-128.

- [13] 于晴. 高质量铜锌锡硫硒薄膜的溶液法制备及光 伏器件性能研究[D]. 北京:中国科学院物理研究 所,2020.
- [14] Winkler M T, Wang W, Gunawan O, et al. Optical designs that improve the efficiency of Cu₂ZnSn (S,Se)₄ solar cells [J]. Energy & Environmental Science, 2014,7(3):1029-1036.
- [15] 滕丽芳. CZTSSe 薄膜太阳能电池制备及性能改善研究[D]. 长春:东北师范大学,2019.

Study on selenization process of absorption layer for Cu₂ZnSn(S,Se)₄ thin film solar cell

WANG Lingling¹, WANG Yanqin^{1,2}

(1. School of Physics, Northeast Normal University, Changchun 130024, China;

2. Zibo Qisheng Senior High School, Zibo 255095, China)

Abstract: $Cu_2ZnSn(S,Se)_4$ (CZTSSe) thin film solar cell is a kind of low-cost and promising solar cell. The qualities of its absorption layer play an important role in the performance of the whole solar cell device. The absorption layer prepared by solution method is obtained by selenized the precursor thin films at high temperature. And this selenization process is very important for obtain high-quality CZTSSe absorption layer film. Many factors will affect the qualities of the absorption layer in the selenization process. In order to obtain high-quality absorption layer film, we had designed the experimental plan, and explored the effects of selenization process on the phase purity, micro-morphology and photoelectric conversion property of CZTSSe absorption layer from the perspectives of selenization time. Finally, the optimal selenization parameters were obtained, and an optimized solar cell device with a photoelectric conversion efficiency of 5.72% was built.

Key words: CZTSSe; thin film solar cell; selenization process; crystal growth; photoelectric conversion performance

[编辑:龙玉梅]