文章编号:1000-324X(2021)09-0936-07

# 基于分步式双重调控 n 型(PbTe)<sub>1-x-y</sub>(PbS)<sub>x</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>y</sub> 体系的热电传输特性

# 张岑岑,王雪,彭良明

(中国科学技术大学 工程科学学院, 近代力学系, 材料力学行为与设计重点实验室, 合肥 230026)

摘要: PbTe在中温区热电材料中广受关注,然而,n型PbTe因其较低的载流子浓度和复杂的能带结构,其热电性能 难以大幅提升。本研究通过分步式添加 PbS、Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>组元以调控 n型 PbTe 基体的热、电传输性能。研究发现,PbS 与 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>组元可分别提升功率因子和降低热导率。通过扩大带隙、增加点缺陷、第二相弥散等途径可改善能带,加 剧散射,从而有效提升热电优值 ZT。其中(PbTe)<sub>0.94</sub>(PbS)<sub>0.05</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>0.01</sub>表现出最佳的热电性能,700 K 时 ZT 最大值 为 1.7,且 ZT 平均值较 PbTe 基体显著提高,这表明分步式双组元调控可为改善其它材料体系的热电性能提供技术 途径。

关键 词:热电材料; n型 PbTe;双重组元;分步式调控

中图分类号: O472 文献标志码: A

# Thermoelectric Transport Characteristics of n-type (PbTe)<sub>1-x-y</sub>(PbS)<sub>x</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>y</sub> Systems *via* Stepwise Addition of Dual Components

#### ZHANG Cencen, WANG Xue, PENG Liangming

(CAS Key Laboratory of Mechanical Behavior and Design of Materials, Department of Modern Mechanics, School of Engineering Science, University of Science and Technology of China, Hefei 230026, China)

**Abstract:** PbTe recently attracted extensive attentions as potential candidates for applications at intermediate temperatures. However, it is difficult to significantly improve the thermoelectric performance of n-type PbTe due to its relatively low carrier concentration and complicated band structures. In this study, the stepwise addition of dual components was utilized to verify the possibility for modulating the thermal and electrical transport characteristics of n-type PbTe-based materials. The results indicated that PbS and Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> can improve the power factor and reduce thermal conductivity of PbTe, respectively. Optimization of band structures and enhancement of phonon scattering were realized by means of expanding band gap, producing point defects and secondary dispersoids. As a result, the merit of figure *ZT* was remarkably improved. In particular,  $(PbTe)_{0.94}(PbS)_{0.05}(Sb_2Se_3)_{0.01}$  exhibited the highest value of *ZT*=1.7 at 700 K simultaneously with almost doubled average *ZT* compared to the pristine PbTe. Accordingly, it seems that the stepwise addition of adequate dual components provides possible technological approach for improving thermoelectric performance of other materials.

Key words: thermoelectric material; n-type PbTe; dual-component; stepwise modulation

ZHANG Cencen(1995-), female, PhD candidate. E-mail: zcccate@mail.ustc.edu.cn

通信作者: 彭良明, 教授. E-mail: penglm@ustc.edu.cn PENG Liangming, professor. E-mail: penglm@ustc.edu.cn

收稿日期: 2020-11-08; 收到修改稿日期: 2021-01-12; 网络出版日期: 2021-01-25

作者简介: 张岑岑(1995-), 女, 博士研究生. E-mail: zcccate@mail.ustc.edu.cn

随着能源危机和环境污染日益加剧、能够将废 热可逆地转化为电能的热电材料和器件应运而生[1-2]。 热电器件具有体积小、质量轻、无噪音、寿命长、 安全可靠等优点,并且节能环保,符合绿色可协调 发展理念[3-4]。热电材料的转换效率采用无量纲热电 优值  $ZT=(\sigma S^2 T)/\kappa$  进行衡量,其中 $\sigma$ 为电导率,S为泽 贝克系数, T 为绝对温度, κ 为总热导率(总热导由电 子热导率和晶格热导率组成,即  $\kappa = \kappa_{\rm E} + \kappa_{\rm L}$ )<sup>[5]</sup>。理想的 热电材料要求同时具有高功率因子(PF=σS<sup>2</sup>)和低热 导率 κ。然而, 根据玻尔兹曼运输理论, 各个热电参 数之间存在耦合关系,通过能带结构等更本征的特 性相互牵制,从而限制了热电性能<sup>[6-7]</sup>。因此,如何 对参数解耦成为热电领域亟需解决的难题,众多科 研工作者们尝试采用多种途径提升 ZT, 如寻找本征 低耦合材料、调节载流子浓度和迁移率、改善能带 结构等<sup>[8-9]</sup>。

碲化铅(PbTe)作为代表性的 IV-VI 族半导体,具 有较低的导热性,是中温区(500~900 K)研究最多的 热电材料体系之一<sup>[10-11]</sup>。然而,与 p 型材料相比, n 型 PbTe 载流子浓度低、能带结构复杂,热电性能相 差甚远<sup>[12]</sup>。为了提升其性能,采用的主要手段包括: 减少固有空穴以获得高载流子迁移率<sup>[13]</sup>,设计全尺 度结构以散射不同波长声子<sup>[14]</sup>,对齐导带以促进电 荷传输<sup>[15]</sup>,扩大带隙以压制两极效应<sup>[16]</sup>,裁剪能带 结构以提升有效质量。

近年来,对 PbTe进行元素掺杂及组成多组元化成为研究热点<sup>[17]</sup>。国内外研究者相继设计、合成了(PbTe-Na)<sub>1-x</sub>(Sm<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>x</sub>、(PbTe)-(SrTe)-2%Na和(PbTe)-(PbSe)-(PbS)等性能得到大幅提升的多组元 p型体系<sup>[18-21]</sup>。受此启发,本研究拟对 n型 PbTe 基体进行多组元化,通过添加 PbS、Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>组元形成(PbTe)<sub>1-x-y</sub>(PbS)<sub>x</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>y</sub>三组元体系,以期提升电学性能和降低热导率,探讨其热电传输特性与微观结构之间的关系。

# 1 实验方法

### 1.1 材料制备

采用高纯度的 Pb 粉(99.9%)、Te 粉(99.99%)、S 粉(99.9%)、Sb 粉(99.99%)和 Se 粉(99.9%)为原料。 将 Pb 粉和 Te 粉按化学计量比放入氮化硼(BN)坩埚 中,封入石英管并抽真空。将其加热至 1000 ℃,加 热速率为 8 ℃/min, 保温 7 h,充分熔融,取出后 空气冷却。PbTe 块体经超声清洗,粉碎研磨后用 500 目(30 μm)筛网过筛,得到纯净的二元PbTe 粉末。 采用类似工艺,在 1150 和 700 ℃下,分别制备 PbS 和 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 粉末。按照(PbTe)<sub>1-x-y</sub>(PbS)<sub>x</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>y</sub> (x=0, 0.03, 0.05, 0.07, y=0; x=0.05, y=0.005, 0.01, 0.015)的 化学计量比将 PbTe、PbS、Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 三种粉末混合后加 入酒精, 球磨 10 h, 球料比 20:1,转速 125 r/min, 球 磨完毕后将粉体取出干燥,装填入合金模具。在 Ar 气保护下将模具感应加热至 600 ℃后对粉体施加 轴向压力 180 MPa, 保载 30 min。将块状样品加工成 10 mm×2 mm×2 mm 条状和 Ø8 mm×1 mm 圆盘状样 品,分别用于电性能和热性能测试。

样品编号规则如下, A、B、C 分别代表 PbTe、 PbS、Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>组元, m、n 分别代表 PbS 和 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>组元 的摩尔百分比含量, 样品对应编号为 AB<sub>m</sub>C<sub>n</sub>, 如样 品(PbTe)<sub>0.94</sub>(PbS)<sub>0.05</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>0.01</sub>的编号为 AB<sub>5</sub>C<sub>1</sub>。

## 1.2 材料表征与性能测试

采用装备 Cu 靶的 X 射线衍射仪(XRD, 日本, Rigaku, D/max-TTRIII)对 300 目(48 µm)的粉末进行 衍射分析。使用热分析仪(美国, TA SDT-Q600)进行热 重测试(TGA),升温速率 20 K/min,测试温度 300~1373 K, N2氛围。通过热电性能测试系统(日本, Ulvac-Riko ZEM-3)在高纯度氦气环境中测量样品的 电导率  $\sigma$  和泽贝克系数 S, 测试温度为 300~850 K。 由公式 $\kappa = D\rho C_p$ 计算总热导率,其中密度 $\rho$ 用阿基 米德法测试, 热容 $C_p$ 通过差示扫描量热仪(DSC)获 得,热扩散系数 D 用激光导热仪(德国, Netzsch, LFA-457)测量。采用物理性能综合测量系统(美国, PPMS-DynaCool)测量样品的室温霍尔系数  $R_{\rm H}$ , 进 而计算室温载流子浓度  $n_{\rm H}$  和迁移率 $\mu_{\rm H}(n_{\rm H}=1/(eR_{\rm H}))$ ,  $\mu_{\rm H} = \sigma R_{\rm H}$ , e为电子电荷)。采用配备 X 射线能谱仪 (EDS)的场发射扫描电子显微镜(FESEM, 日本, JEOL, JSM-6700F)观察样品的微观形貌和微区元素 分布分析。试样经研磨、抛光直至表面无应变残留, 采用肖特基场发射扫描电子显微镜(德国, ZEISS, GeminiSEM 500)拍摄 EBSD 图像。

# 2 结果与讨论

#### 2.1 基本参数

表 1 为(PbTe)<sub>1-x-y</sub>(PbS)<sub>x</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>y</sub> (x=0, 0.03, 0.05, 0.07, y=0; x=0.05, y=0.005, 0.01, 0.015)的编号和室温  $R_{\rm H}$ 、 $n_{\rm H}$ 以及 $\mu_{\rm H}$ 。数据显示,室温 $R_{\rm H}$ 均为负值,表明 电子为主要载流子,材料体系为 n 型<sup>[22]</sup>。另外,双组 元和三组元样品的室温载流子浓度 $n_{\rm H}$ 均大于 PbTe, 而迁移率 $\mu_{\rm H}$ 的变化关系则较复杂,这两个参数会影 响样品的电传输性<sup>[23]</sup>,后文将进行阐释。

Nominal composition		Sample ID	$R_{\rm H}/({\rm cm}^3 \cdot {\rm C}^{-1})$	$n_{\rm H}/(\times 10^{19},{\rm cm}^{-3})$	$\mu_{\rm H}/({\rm cm}^2 \cdot {\rm V}^{-1} \cdot {\rm s}^{-1})$
Matrix	PbTe	А	-0.203	3.075	82.691
Dual component	$(PbTe)_{0.97}(PbS)_{0.03}$	$AB_3$	-0.099	6.319	104.962
	$(PbTe)_{0.95}(PbS)_{0.05}$	$AB_5$	-0.115	5.918	98.805
	$(PbTe)_{0.93}(PbS)_{0.07}$	$AB_7$	-0.087	7.223	40.345
Triple component	$(PbTe)_{0.945}(PbS)_{0.05}(Sb_2Se_3)_{0.005}$	$AB_5C_{0.5}$	-0.071	8.752	89.784
	$(PbTe)_{0.94}(PbS)_{0.05}(Sb_2Se_3)_{0.01}$	$AB_5C_1$	-0.116	5.406	51.586
	$(PbTe)_{0.935}(PbS)_{0.05}(Sb_2Se_3)_{0.015}$	$AB_5C_{1.5}$	-0.106	5.924	30.806

表 1 (PbTe)<sub>1-x-y</sub>(PbS)<sub>x</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>y</sub>的编号、室温下的霍尔系数、载流子浓度与迁移率 Table 1 Sample ID, Hall coefficients, carrier concentrations and mobilities at room temperature for (PbTe)<sub>1-x-y</sub>(PbS)<sub>x</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>y</sub>

图 1 为(PbTe)1-x-v(PbS)x(Sb2Se3)v样品组的 XRD 图谱, 其中标有 Pre-的样品为未进行热压烧结的混 合粉末。所有样品衍射峰均与 PbTe 标准卡片(PDF# 38-1435)对应,属NaCl型面心立方结构(fcc),空间群 为 Fm3m(225)。其中样品 A 衍射峰与标准卡片完全 符合,表明熔炼合成的 PbTe 纯度较高。AB<sub>5</sub>和 AB<sub>5</sub>C<sub>1</sub> 热压烧结前(pre-)的 XRD 有明显 PbS 相,表明 PbS 相 可以被检测, 然而 AB<sub>5</sub>C<sub>1</sub>(pre-)的 XRD 却未出现 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>的衍射峰,说明 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>相含量较低无法检测。 双组元样品中, PbS的含量高于5%时, 仅出现强度很 弱的 PbS 衍射峰, 基于 PbS 相可被检测, 且 PbS 在 PbTe 晶格中的最大固溶度可达 10%<sup>[24-25]</sup>,可以判定 绝大部分 PbS 与 PbTe 基体固溶, PbTe 晶格中的 Te 原子被 S 原子部分替代。同时注意到, 由于 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 相无法被检测,三组元样品的衍射谱均未出现 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>峰。

图 2 为多组元体系中 PbTe 晶格常数 a、峰位相 对 PbTe 标准卡片向右偏移的角度  $\Delta 2\theta$  与 PbS、Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 组元含量之间的变化关系。双组元样品中(图 2(a)), 随 PbS 掺杂含量 m 的增加, 衍射峰明显右移, 对应的 晶格常数逐渐减小, 这主要归因于 S<sup>2-</sup>相比 Te<sup>2-</sup>具有 更小的离子半径。同时晶格常数遵循维加德定律呈 线性递减<sup>[26]</sup>, 进一步证实 PbS 的固溶属性。而在三组 元样品中(图 2(b)), 随着 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>加入, 峰位则相对 AB<sub>5</sub> 向左偏移, 且由于斜方结构 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>以非固溶态存在<sup>[27]</sup>, 使得 PbTe 晶格常数的变化不遵循前述定律。

分别取双组元和三组元体系里 B、C 组元含量最高的两个样品 AB<sub>7</sub> 与 AB<sub>5</sub>C<sub>1.5</sub> 进行热重分析,结果如 图 3 所示。在关键温度区间 300~850 K 范围内,两样品质量几乎保持恒定。由于 PbTe 基体的熔点为1178 K,两样品均在 1150 K 左右出现明显的吸热峰。另一方面,低熔点的 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 缓慢回溶于基体<sup>[28]</sup>,所以 AB<sub>5</sub>C<sub>1.5</sub> 样品的热流量在 750 K 以上开始下降(图 3(b))。由此可知,该多组元体系在中温区域具有良好的热稳定性和化学稳定性。



图 1 (PbTe)<sub>1-x-y</sub>(PbS)<sub>x</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>y</sub>粉末的 XRD 图谱 Fig. 1 XRD patterns of (PbTe)<sub>1-x-y</sub>(PbS)<sub>x</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>y</sub> powders



图 2 多组元体系中 PbTe 晶格常数 a 和峰偏移角度Δ2*θ*随组 元含量的变化关系

Fig. 2 Lattice parameters *a* and migration angle  $\Delta 2\theta$  of PbTe varied as functions of contents of different components (a) Matrix, dual-component; (b) Triple-component systems

#### 2.2 PbS 组元一提升电学性能

图 4 为双组元样品(PbTe)<sub>1-x</sub>(PbS)<sub>x</sub> (即 AB<sub>m</sub>)的热 电性能曲线,其电导率和泽贝克系数随温度的变化 关系与大多数 n 型 PbTe 基热电性能曲线不同<sup>[3]</sup>。它 的电学性能曲线并不随着温度单调变化,而是在 400~







600 K 温度范围出现反向变化,这与该温度区间纳米 PbS 团簇形核析出而改变电子传输特性有关<sup>[29]</sup>。由图 4(a)可知,含 PbS 组元的双组元样品较 PbTe 而言电 阻小、电导率高,但随 PbS 含量增加,电导率增大趋 势显著减缓,并且电导峰值对应的温度点逐渐降低, 这不利于高温 ZT 的提升。结合表 1,由于引入 S 可 拓展 PbTe 带隙、抑制双极效应,进而提高电子浓度 <sup>[30-31]</sup>,故此双组元样品的室温载流子浓度 n<sub>H</sub> 均高于 二元 PbTe。然而随 PbS 含量增加,固溶体内点缺陷 增多,载流子迁移水平受到阻碍,从而降低了电导 率<sup>[22]</sup>。另一方面,泽贝克系数因与电导率有负相关性, 加入 PbS 组元后泽贝克系数的绝对值也出现下降(图 4(b))。综合 PbS 组元对电导率和泽贝克系数的影响, 功率因子 *PF* 相比二元 PbTe 显著提升,尤其在 300~600 K 温度区间内(图 4(c))。

同时, PbS 组元也在一定程度上降低了热导率, 如图 4(d~e)所示。其中, 电子热导率由 Wiedemann-

Franz 定律  $\kappa_E = LoT$  进行估算<sup>[32]</sup>, *L* 为洛伦兹常数。假 设该体系中载流子散射机制基本为声学声子散射, 基于常用的单抛物线能带(SPB)模型<sup>[24,33-34]</sup>可估算出 洛伦兹常数 *L*, 晶格热导率就等于总热导率减去电子 热导率( $\kappa_L = \kappa - \kappa_E$ )。随着 PbS 含量的增大, 晶格热导率 和总热导率不断降低。当 *x*=0.07 时, 相比 PbTe, 样 品在室温和 850 K 时的晶格热导率分别降低 30%与 20%。主要原因是固溶 S<sup>2-</sup>引起的点缺陷导致声子散 射加剧<sup>[21,35]</sup>。由于功率因子大幅度提升以及热导率逐 步下降, *ZT* 明显改善(图 4(f))。其中 AB<sub>5</sub>样品在 600 K 后表现出更优良的性能, 900 K 时峰值 *ZT*<sub>max</sub>=1.3, 是 PbTe 的 1.7 倍, 并且其拥有最大 *ZT* 均值~0.9。因此, 本研究确定以(PbTe)<sub>0.95</sub>(PbS)<sub>0.05</sub> (即 AB<sub>5</sub>)为新基体添 加另一组元 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>。

### 2.3 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>组元一降低热导率

图 5 是三组元样品(PbTe)<sub>0.95-y</sub>(PbS)<sub>0.05</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>y</sub> (即 AB<sub>5</sub>C<sub>n</sub>)的热电性能曲线。由图 5(a)可知, 添加



图 5 三组元样品 AB<sub>5</sub>C<sub>n</sub> 的热电性能曲线

Fig. 5 Temperature dependences of thermoelectric properties for triple-component samples  $AB_5C_n$ (a) Electrical conductivity; (b) Seebeck coefficient; (c) Power factor; (d) Total thermal conductivity; (e) Lattice thermal conductivity; (f) ZT

Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 组元后,电导率均与温度呈负相关性,表现出简并半导体特征。除了 AB<sub>5</sub>C<sub>0.5</sub> 的电导率在低温段 (300~400 K)由于具有较高的载流子浓度(8.75×10<sup>19</sup> cm<sup>-3</sup>) 而超过 AB<sub>5</sub>,其余样品的电导率均较小,且随着 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 含量的增加不断降低。由于电导率和泽贝克系数的负相关性,AB<sub>5</sub>C<sub>0.5</sub> 的泽贝克系数绝对值|S|相应最小,如图 5(b)所示。然而 AB<sub>5</sub>C<sub>1</sub>时|S|最大,这充分 说明添加 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 组元后泽贝克系数除了受载流子浓度影响,还受态密度有效质量影响<sup>[30]</sup>。由于电导率降低幅度较大,泽贝克绝对值的增量无法弥补损失,因此随着 n 增大,功率因子 *PF* 较 AB<sub>5</sub>逐渐下降,但 在 n < 1 时高于二元 PbTe(图 5(c))。

Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>组元的作用在于可显著降低晶格热导率 从而降低总热导率,如图 5(d~e)所示。晶格热导率的 减小量需观察微观结构以进一步说明。图 6(a~b)分 别为 AB<sub>5</sub> 的断面形貌(SEM)和背散射(BSE)照片, 图 6(c~e)分别为 AB<sub>5</sub>C<sub>1</sub> 的断面形貌(SEM)、背散射 (BSE)照片和元素面描分布图。能谱中 S 元素完全被 Pb 掩盖无法扫描, 但并不影响相成分分析。与 AB5 相比, AB<sub>5</sub>C<sub>1</sub>的背散射图像出现了深的衬度(如图 6(d) 红圈所示), 通过元素点扫描可知 Sb 和 Se 为深衬度 部分的主要元素。相应地, 面扫描结果也显示该黑色 区域中, Sb 和 Se 明显富集(图 6(e))。为确定该相成分, 对其进行电子背散射衍射(EBSD)测试,相成分解析 度超过 85%, 结果如图 7 所示。图 7(a)可确定为两相 分布, 主体红色是 PbTe 相, 绿色 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>相有规律地 分布在晶界上。由图 7(b~c)可知, 尺寸在 0.1~10 µm 范围的晶粒相互交错毗邻, 平均晶粒尺寸2.7 µm, 其



图 6 样品 AB<sub>5</sub> 的(a)断面形貌(SEM)、(b)背散射(BSE)图像, 样品 AB<sub>5</sub>C<sub>1</sub> 的(c)断面形貌(SEM)、(d)背散射(BSE)图像以及 (e)EDS 面扫结果

Fig. 6 (a) Fractured surfure SEM and (b) back-scattered electron (BSE) images for sample  $AB_5$ , (c) fractured surfure SEM image, (d) back-scattered electron (BSE) image and (e) EDS mappings for sample  $AB_5C_1$ 

中第二相 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 相晶粒尺寸达到纳米级。Z 向取向 分布极图(图 7(d))表明样品没有明显取向。此外, EBSD 中 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 相成分略低于 1%,说明少部分 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 分解成 Sb<sup>3+</sup>和 Se<sup>2-</sup>进入 PbTe 晶格中替代了 Pb<sup>2+</sup>和 Te<sup>2-</sup>的位置。Se 在 PbTe 晶格中可以全部溶解<sup>[20]</sup>,由 于 S<sup>2-</sup>和 Se<sup>2-</sup>主要占据 Te 位, Sb 虽有能力形成双位掺



Fig. 7 EBSD images of  $AB_5C_1$  sample (a) Phase; (b) IPF Z; (c) Diffraction band; (d) Pole figure (111)

杂,但会优先占据 Pb 位<sup>[28,30]</sup>。另外,根据热重曲线 分析, Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>在 750 K 以上才缓慢回溶于基体,在本 研究温度测试区间内几乎不分解。

多尺度晶粒尺寸不规则而形成的复杂晶界、Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 纳米相、S占位形成的点缺陷以及其它附带的占位缺 陷,最终形成全尺度分层次的声子散射结构<sup>[14,36]</sup>。其 分别从中尺度、纳米尺度、原子尺度散射不同波长 的声子,这是晶格热导率显著降低的原因。全尺度声 子散射结构作用下,(PbTe)-(PbS)-(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)三组元体 系的晶格热导率低至 0.56 W/mK,与已报道的 PbTe-PbSe-PbS<sup>[20]</sup>及 PbTeSe-Na-SrTe<sup>[14]</sup>体系相当。

最终,  $AB_5C_n$ 样品组的 *ZT* 大幅度超越 PbTe, 在 500~800 K 温度区间尤为显著(图 5(f))。其中,  $AB_5C_1$ 的热电性能最佳, 其 *ZT* 均值达到 1.09, 在 700 K 时 *ZT* 最大值高达 1.7, 优于文献报道的其它 n 型 PbTe 基热电材料, 如 (Pb<sub>0.91</sub>Sn<sub>0.09</sub>)(Te<sub>0.91</sub>Se<sub>0.09</sub>)(~1.4)<sup>[12]</sup>、 (PbS)<sub>0.53</sub>(PbSe)<sub>0.25</sub>(PbTe)<sub>0.2</sub>Sb<sub>0.02</sub>(~1.0)<sup>[37]</sup>、 PbTe+2% AgSbTe<sub>2</sub>(~1.3)<sup>[38]</sup>。

# 3 结论

通过对 n 型 PbTe 基体分步添加 PbS 和 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 组元形成多组元 n 型体系。结果表明: PbS 组元扩大

带隙,抑制双极效应,使得功率因子 PF 在 300~600 K 温度范围内大幅度提升,并且 S<sup>2-</sup>掺杂引起的点缺陷 可一定程度上降低热导率; Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>组元弥散于基体并 形成多尺度晶粒结构,构造出全尺度分层声子散射 结构,使热导率显著降低。同时添加 PbS 和 Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> 能够有效改善 n 型 PbTe 的热电性能,在双组元协同 作用下, (PbTe)<sub>0.94</sub>(PbS)<sub>0.05</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>0.01</sub> (即 AB<sub>5</sub>C<sub>1</sub>)的热 电性能最佳,700 K 时 ZT 峰值高达 1.7。

#### 参考文献:

- YUAN G C, HAN S B, LEI X B, *et al.* The enhancement of thermoelectric performance of p-type Li doped Mg<sub>2</sub>Ge<sub>0.4</sub>Sn<sub>0.6</sub> by Si addition. *Scripta Materialia*, 2019, **166**: 122–127.
- [2] YU G T, XIN J Z, ZHAO T J, et al. Thermoelectric property of Zn-Sb doped Mg<sub>2</sub>(Si,Sn) alloys. *Journal of Inorganic Materials*, 2019, **34**(3): 310–314.
- [3] XIAO Y, WU H J, WANG D Y, et al. Amphoteric indium enables carrier engineering to enhance the power factor and thermoelectric performance in n-type Ag<sub>n</sub>Pb<sub>100</sub>In<sub>n</sub>Te<sub>100+2n</sub> (LIST). Advanced Energy Materials, 2019, 9(17): 1900414.
- [4] ZHOU Y M, ZHOU Y L, PANG Q T, et al. Different doping sites of Ag on Cu<sub>2</sub>SnSe<sub>3</sub> and their thermoelectric property. *Journal of Inorganic Materials*, 2019, 34(3): 301–309.
- [5] SONG J M, RAHMAN J U, CHO J Y, et al. Chemically synthesized Cu<sub>2</sub>Te incorporated Bi-Sb-Te p-type thermoelectric materials for low temperature energy harvesting. *Scripta Materialia*, 2019, **165**: 78–83.

[6] ZHU T J, LIU Y T, FU C G, et al. Compromise and synergy in high-efficiency thermoelectric materials. Advanced Materials, 2017, 29(14): 1605884.

[7] ZHOU Z X, LI J L, FAN Y C, et al. Uniform dispersion of SiC in Yb-filled skutterudite nanocomposites with high thermoelectric and mechanical performance. *Scripta Materialia*, 2019, **162**: 166–171.

- [8] XIAO Y, ZHAO L D. Charge and phonon transport in PbTe-based thermoelectric materials. npj Quantum Materials, 2018, 3(1): 55.
- [9] ZHAI J Z, WANG T, WANG H C, et al. Strategies for optimizing the thermoelectricity of PbTe alloys. *Chinese Physics B*, 2018, 27(4): 047306.
- [10] CHERE E K, ZHANG Q, MCENANEY K, et al. Enhancement of thermoelectric performance in n-type PbTe<sub>1-y</sub>Se<sub>y</sub> by doping Cr and tuning Te:Se ratio. *Nano Energy*, 2015, **13**: 355–367.
- [11] ZHANG C C, ZHAO Y, GU P, et al. Thermoelectric performance in pseudo-ternary (PbTe)<sub>0.95-x</sub>(Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>)<sub>x</sub>(PbS)<sub>0.05</sub> system with ultra-low thermal conductivity via multi-scale phonon scattering. Current Applied Physics, 2020, 20(9): 1008–1012.
- [12] XIAO Y, WANG D Y, QIN B C, et al. Approaching topological insulating states leads to high thermoelectric performance in n-type PbTe. Journal of the American Chemical Society, 2018, 140: 13097–13102.
- [13] JAVIER F T, PABLO A P, JORGE K. Effect of intrinsic defects on the thermal conductivity of PbTe from classical molecular dynamics simulations. *Journal of Physics: Condensed Matter*, 2020, 32(4): 045701.
- [14] PEI Y L, TAN G J, DAN F, et al. Integrating band structure engineering with all-scale hierarchical structuring for high thermoelectric performance in PbTe system. Advanced Energy Materials, 2017, 7(3): 1601450.
- [15] PEI Y Z, LALONDE A, LWANAGE S, et al. High thermoelectric figure of merit in heavy hole dominated PbTe. Energy & Environmental Science, 2011, 4(6): 2085-2089.
- [16] XIAO Y, WU H J, CUI J, et al. Realizing high performance n-type PbTe by synergistically optimizing effective mass and carrier mobility and suppressing bipolar thermal conductivity. Energy & Environmental Science, 2018, 11(9): 2486-2495.
- [17] WU Y X, NAN P F, CHEN Z W, et al. Thermoelectric enhancements in PbTe alloys due to dislocation-induced strains and converged bands. Advanced Science, 2020, 7(12): 1902628.
- [18] LI J Q, LU Z W, LI S M, et al. High thermoelectric properties of PbTe–Sm<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> composites. *Scripta Materialia*, 2016, **112**: 144–147.
- [19] KIM Y J, ZHAO L D, KANATZIDIS M G, et al. Analysis of nanoprecipitates in a Na-doped PbTe-SrTe thermoelectric material with a high figure of merit. ACS Applied Materials & Interfaces, 2017, 9(26): 21791–21797.
- [20] GINTING D, LIN C C, RHYEE J S. Synergetic approach for superior thermoelectric performance in PbTe-PbSe-PbS quaternary alloys and composites. *Energies*, 2019, **13(1)**: 72.
- [21] GINTING D, LIN C C, LYDIA R, *et al.* High thermoelectric performance in pseudo quaternary compounds of (PbTe)<sub>0.95-x</sub>(PbSe)<sub>x</sub>(PbS)<sub>0.05</sub> by simultaneous band convergence and nano precipitation. *Acta Materialia*, 2017, **131:** 98–109.
- [22] SUN H, YU F R, ZHAO P, et al. Thermoelectric performance of single elemental doped n-type PbTe regulated by carrier concentration.

Journal of Alloys and Compounds, 2019, 787: 180-185.

- [23] JOOD P, MALE J P, ANAND S, et al. Na doping in PbTe: solubility, band convergence, phase boundary mapping, and thermoelectric properties. Journal of the American Chemical Society, 2020, 142(36): 15464–15475.
- [24] YAMINI S A, WANG H, GINTING D, et al. Thermoelectric performance of n-type (PbTe)<sub>0.75</sub>(PbS)<sub>0.15</sub>(PbSe)<sub>0.1</sub> composites. ACS Applied Materials & Interfaces, 2014, 6: 11476–11483.
- [25] QIN B C, HU X G, ZHANG Y, et al. Comprehensive investigation on the thermoelectric properties of p-type PbTe-PbSe-PbS alloys. *Advanced Electronic Materials*, 2019, 5(12): 1900609.
- [26] QIAN X, WU H J, ZHANG D Y, et al. Synergistically optimizing interdependent thermoelectric parameters of n-type PbSe through alloying CdSe. Energy & Environmental Science, 2019, 12(6): 1969–1978.
- [27] ALIABAD H R, RAD F A. Structural, electronic and thermoelectric properties of bulk and monolayer of Sb<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> under high pressure: by GGA and mBJ approaches. *Physica B: Condensed Matter*, 2018, 545: 275–284
- [28] FU L W, YIN M J, WU D, et al. Large enhancement of thermoelectric properties in n-type PbTe via dual-site point defects. Energy & Environmental Science, 2017, 10(9): 2030–2040.
- [29] GIRARD S N, HE J Q, LI C P, et al. In situ nanostructure generation and evolution within a bulk thermoelectric material to reduce lattice thermal conductivity. Nano Letters, 2010, 10: 2825–2831.
- [30] TAN G J, STOUMPOS C C, WANG S, et al. Subtle roles of Sb and S in regulating the thermoelectric properties of N-type PbTe to high performance. Advanced Energy Materials, 2017, 7(18): 1700099.
- [31] LU Y, LI K Y, ZHANG X L, *et al.* Theoretical study on electronic structure and thermoelectric properties of PbS<sub>x</sub>Te<sub>1-x</sub> (x=0.25, 0.5, and 0.75) solid solution. *Chinese Physics B*, 2018, 27(2): 026103.
- [32] YANG Z, WANG S Q, SUN Y J, et al. Enhancing thermoelectric performance of n-type PbTe through separately optimizing phonon and charge transport properties. *Journal of Alloys and Compounds*, 2020, 828: 154377.
- [33] SHAABANI L, BLAKE G R, MANETTAS A, et al. Thermoelectric performance of single-phase tellurium-reduced quaternary (PbTe)<sub>0.55</sub>(PbS)<sub>0.1</sub>(PbSe)<sub>0.35</sub>. ACS Omega, 2019, 4(5): 9235–9240.
- [34] SU X L, HAO S Q, BAILEY T P, et al. Weak electron phonon coupling and deep level impurity for high thermoelectric performance Pb<sub>1-x</sub>Ga<sub>x</sub>Te. Advanced Energy Materials, 2018, 8: 1800659.
- [35] ZHANG Q, CHERE E K, WANG Y M, *et al.* High thermoelectric performance of n-type PbTe<sub>1-y</sub>S<sub>y</sub> due to deep lying states induced by indium doping and spinodal decomposition. *Nano Energy*, 2016, 22: 572–582.
- [36] BISWAS K, HE J Q, BLUM I D, *et al.* High-performance bulk thermoelectrics with all-scale hierarchical architectures. *Nature*, 2012, 489(7416): 414–418.
- [37] ZHAO M H, CHANG C, XIAO Y, *et al.* High performance of n-type (PbS)<sub>1-x-y</sub>(PbSe)<sub>x</sub>(PbTe)<sub>y</sub> thermoelectric materials. *Journal of Alloys and Compounds*, 2018, **744**: 769–777.
- [38] WANG S Q, YANG Z, SUN Y J, et al. Synergistically optimizing charge and phonon transport properties in n-type PbTe via introducing ternary compound AgSb(Se, Te)<sub>2</sub>. Journal of Alloys and Compounds, 2020, 815: 152463.