文章编号: 1004-0609(2013)02-0535-08

# 分子相互作用体积模型在真空蒸馏分离 Pb-Sb、Pb-Ag 和 Sb-Cu 合金中的应用

孔令鑫<sup>1,2,3</sup>,李一夫<sup>1,2</sup>,杨 斌<sup>1,2</sup>,徐宝强<sup>1,2</sup>,刘大春<sup>1,3</sup>,戴永年<sup>1</sup>

1. 昆明理工大学 真空冶金国家工程实验室,昆明 650093;
 2. 昆明理工大学 云南省有色金属真空冶金重点实验室,昆明 650093;
 3. 昆明理工大学 云南省复杂有色金属资源清洁利用国家重点实验室(培育基地),昆明 650093)

摘 要:基于分子相互作用体积模型(MIVM),使用牛顿迭代方法结合无限稀活度系数实验数据 y<sup>∞</sup>计算对势能相互作用参数 B<sub>ij</sub>和 B<sub>ji</sub>;然后使用参数 B<sub>ij</sub>和 B<sub>ji</sub>计算 Pb-Sb、Pb-Ag 及 Sb-Cu 二元合金体系的活度 α 和活度系数 y,并与实验值进行比较分析;最后计算 Pb-Sb、Pb-Ag 及 Sb-Cu 二元合金体系的气液相平衡组成。气液相平衡组成计算结果表明:活度计算值和实验值吻合较好; Pb-Ag 和 Sb-Cu 体系中的组元均能通过真空蒸馏实现良好分离,而 Pb-Sb 体系中的组元不能通过一次真空蒸馏实现完全分离。分子相互作用体积模型用于预测二元合金体系的活度及真空蒸馏分离效果具有很高的可靠性,为真空蒸馏分离二元合金提供良好的理论依据。
 关键词:分子相互作用体积模型;活度;真空蒸馏;分离
 中图分类号:TF131;TF01

# Application of molecular interaction volume model in separation of Pb-Sb, Pb-Ag and Sb-Cu alloys by vacuum distillation

KONG Ling-xin<sup>1, 2, 3</sup>, LI Yi-fu<sup>1, 2</sup>, YANG Bin<sup>1, 2</sup>, XU Bao-qiang<sup>1, 2</sup>, LIU Da-chun<sup>1, 3</sup>, DAI Yong-nian<sup>1</sup>

(1. National Engineering Laboratory for Vacuum Metallurgy,

Kunming University of Science and Technology, Kunming 650093, China;

2. Key Laboratory for Nonferrous Vacuum Metallurgy of Yunnan Province,

Kunming University of Science and Technology, Kunming 650093, China;

3. State Key Laboratory Breeding Base of Complex Nonferrous Metal Resources Clear Utilization in Yunnan Province,

Kunming University of Science and Technology, Kunming 650093, China)

Abstract: Based on the molecular interaction volume model (MIVM), the pair-potential energy interaction parameters  $B_{ij}$  and  $B_{ji}$  were calculated by using the Newton–Raphson methodology with the aid of experimental data of infinite dilution activity coefficient  $\gamma^{\infty}$ . Then, the activities and activity coefficients of the components of Pb-Sb, Pb-Ag and Sb-Cu alloys can be obtained from  $B_{ij}$  and  $B_{ji}$ , a comparison between the calculated and experimentally determined values of activities was also executed. Finally, the vapor-liquid phase equilibrium compositions of components of Pb-Sb, Pb-Ag and Sb-Cu alloys of activities is excellent. The vapor-liquid phase equilibrium composition indicates that the components of Pb-Ag and Sb-Cu alloys be separated from each other thoroughly by vacuum distillation, the components of Pb-Sb alloy cannot be separated by vacuum distillation one time. The above analysis results indicate that the validity and reliability of the MIVM in the activities calculation of the components of these alloys and the prediction of the separating effect in vacuum

基金项目:国家重点基础研究发展计划资助项目(2012CB722803);云南省科技计划重点资助项目(2011FA008)

收稿日期: 2012-03-28; 修订日期: 2012-10-25

通信作者:杨斌,教授,博士;电话: 0871-5163583; E-mail: kgyb2005@126.com; kkmust@126.com

distillation are good. This research provides a good theoretical principle for the separation of binary alloys by vacuum distillation.

Key words: molecular interaction volume model (MIVM); activity; vacuum distillation; separation

合金分离的传统处理方法存在流程长、能耗高、 产量低、经济效益差等问题<sup>[1]</sup>,真空冶金作为冶金领 域的新技术,与传统冶金方法相比具有工艺流程简单、 金属回收率高、资源和能耗消耗少、无废水废气产生 等优点,广泛应用于合金的分离和粗金属的精炼<sup>[2-7]</sup>。 昆明理工大学多年来一直进行合金分离的小型、扩大 及工业化试验,取得了很好的效果,但理论基础研究 工作较少。

活度是冶金过程中重要的热力学数据,然而通过 实验研究热力学性质具有许多困难<sup>[8-10]</sup>,尽管实验技 术近年来也有了突飞猛进的发展,但该类实验是高温 实验,温度的获得有一定的难度:其次,温度的准确 检测具有一定难度;再者,其费用也很昂贵,所以实 验本身的困难和复杂性成为获取热力学性质的主要制 约因素。因此,利用理论或半经验数学模型对溶液的 热力学性质进行预测,并对现有热力学数据进行拟合 就显得尤为重要。近百年来,许多研究者从不同角度 提出了诸多模型,如正规溶液模型(Regular solution model)<sup>[11]</sup>、亚正规溶液模型(Sub-regular solution mode)<sup>[12]</sup>、准正规溶液模型(Quasi-regular solution model)<sup>[13]</sup>、Wilson 方程<sup>[14]</sup>和新一代几何模型<sup>[15]</sup>,但各 模型都有一定的适用条件和局限性,如 Wilson 方程的 突出特点是通常对极性和非极性混合物组元活度系数 的出众表达(对有正偏差的体系拟合非常好),但不能 处理不混溶性溶液,对有较小负偏差的体系拟合效果 不好<sup>[16]</sup>。

基于自由体积理论和晶格理论,结合统计热力学和流体相平衡理论,TAO<sup>[17]</sup>提出了分子相互作用体积模型(Molecular interaction volume model,MIVM),其物理基础清晰、可靠,且只需二元系无限稀活度系数实验数据即可计算合金中各组元的活度。为此,本文作者采用 MIVM 计算 Pb-Sb、Pb-Ag 及 Sb-Cu 合金中各组元的活度和活度系数,并进一步计算合金各组元在真空蒸馏过程中的气液相平衡组成,进而判断真空蒸馏分离合金的可能性与分离程度。

# 1 分子相互作用体积模型

分子相互作用体积模型<sup>[17]</sup>是基于统计热力学推导得到,具有清晰的物理基础,其预测效果在之前的

研究中已有证实,具体详见文献[17]。根据 MIVM, 固溶体 *i-j* 的摩尔过量吉布斯自由能可表示为

$$\frac{G_{\rm m}^{E}}{RT} = x_{i} \ln(\frac{V_{\rm si}}{x_{i}V_{\rm si} + x_{j}V_{\rm sj}B_{ji}}) + x_{j} \ln(\frac{V_{\rm sj}}{x_{j}V_{\rm sj} + x_{i}V_{\rm si}B_{ij}}) + \frac{x_{i}x_{j}}{2} \left(\frac{B_{ji} \left[2(\lambda_{j} - \lambda_{i}) - Z_{i} \ln B_{ji}\right]}{x_{i} + x_{j}B_{ji}} + \frac{B_{ij} \left[2(\lambda_{i} - \lambda_{j}) - Z_{j} \ln B_{ij}\right]}{x_{j} + x_{i}B_{ij}}\right)$$
(1)

其中:  $Z_i$ 表示最邻近分子数或第一配位数;  $x_i$ 和 $x_j$ 分别表示 i和j的摩尔分数;  $V_{si}$ 和 $V_{sj}$ 分别表示纯固体 i和j的摩尔空隙;  $\lambda_i$ 和 $\lambda_j$ 分别表示固体 i和j的空隙数;  $B_{ij}$ 和 $B_{ji}$ 表示对势能相互作用参数,并将其定义为

$$\begin{bmatrix}
 B_{ij} = \exp\left[-\left(\frac{\varepsilon_{ij} - \varepsilon_{jj}}{kT}\right)\right] \\
 B_{ji} = \exp\left[-\left(\frac{\varepsilon_{ji} - \varepsilon_{ii}}{kT}\right)\right]$$
(2)

式中: $\epsilon_{ii}$ 、 $\epsilon_{jj}$ 和 $\epsilon_{ij}$ 分别表示i-i、j-j和i-j的对势能, 且 $\epsilon_{ij}=\epsilon_{ji}$ ;k表示波尔兹曼常数;T是热力学温度。

对于二元系 *i*-*j*,由
$$\frac{\partial G_m^E}{\partial x_i} = RT \ln \gamma_i$$
可得到组元 *i*和 *j*相应的活度系数表达式:

$$\ln \gamma_{i} = \ln \left( \frac{V_{si}}{x_{i}V_{si} + x_{j}V_{sj}B_{ji}} \right) + x_{j} \left( \frac{V_{sj}B_{ji}}{x_{i}V_{si} + x_{j}V_{sj}B_{ji}} - \frac{V_{si}B_{ij}}{x_{j}V_{sj} + x_{i}V_{si}B_{ij}} \right) + \frac{x_{j}^{2}}{2} \cdot \left( \frac{B_{ji}^{2} \left[ 2(\lambda_{j} - \lambda_{i}) - Z_{i} \ln B_{ji} \right]}{(x_{i} + x_{j}B_{ji})^{2}} + \frac{B_{ij} \left[ 2(\lambda_{i} - \lambda_{j}) - Z_{j} \ln B_{ij} \right]}{(x_{j} + x_{i}B_{ij})^{2}} \right)$$
(3)

$$\ln \gamma_{j} = \ln \left( \frac{V_{sj}}{x_{j}V_{sj} + x_{i}V_{si}B_{ij}} \right) + x_{j} \left( \frac{V_{si}B_{ij}}{x_{j}V_{sj} + x_{i}V_{si}B_{ij}} - \frac{V_{sj}B_{ij}}{x_{i}V_{si} + x_{j}V_{sj}B_{ji}} \right) + \frac{x_{i}^{2}}{2} \cdot \left( \frac{B_{ij}^{2} \left[ 2(\lambda_{i} - \lambda_{j}) - Z_{j} \ln B_{ij} \right]}{(x_{j} + x_{i}B_{ij})^{2}} + \frac{B_{ji} \left[ 2(\lambda_{j} - \lambda_{i}) - Z_{i} \ln B_{ji} \right]}{(x_{i} + x_{j}B_{ji})^{2}} \right)$$
(4)

536

对于固态合金 *i-j* 二元系, 参数 *B<sub>ij</sub>* 和 *B<sub>ji</sub>* 可由组元 *i、j* 的无限稀活度系数实验数据 *γ<sub>i</sub><sup>∞</sup>、γ<sub>j</sub><sup>∞</sup>*求得。Pb-Sb、 Pb-Ag 和 Sb-Cu 体系的无限稀活度系数实验数据<sup>[18]</sup>列 于表 1。

当  $x_i \rightarrow 0$  时,由式(3)可得到该二元系中组元 i 的无限稀活度系数的表达式:

$$\ln \gamma_i^{\infty} = 1 - \ln \left( \frac{V_{si} B_{ji}}{V_{si}} \right) - \frac{V_{si} B_{ij}}{V_{sj}} - \frac{1}{2} \left[ 2(\lambda_j - \lambda_i) - Z_i \ln B_{ji} \right] + \frac{1}{2} B_{ij} \left[ 2(\lambda_i - \lambda_j) - Z_j \ln B_{ij} \right]$$
(5)

同理,当 x<sub>*j*→0 时,由式(4)可得到该二元系中组 元*j*的无限稀活度系数的表达式:</sub>

$$\ln \gamma_{j}^{\infty} = 1 - \ln \left( \frac{V_{si} B_{ij}}{V_{sj}} \right) - \frac{V_{sj} B_{ji}}{V_{si}} - \frac{1}{2} \left[ 2(\lambda_{i} - \lambda_{j}) - Z_{j} \ln B_{ij} \right] + \frac{1}{2} B_{ji} \left[ 2(\lambda_{j} - \lambda_{i}) - Z_{i} \ln B_{ji} \right]$$

$$(6)$$

联立方程(5)和(6),可求得参数 B<sub>ji</sub>和 B<sub>ij</sub>,令

$$B = \frac{2}{2 + Z_j} \left( 1 - \ln \frac{V_{si} \gamma_j^{\infty}}{V_{sj}} - \ln \frac{V_{sj} B_{ji}}{V_{si}} + \lambda_i - \lambda_j + \frac{1}{2} B_{ji} \left[ 2(\lambda_j - \lambda_i) - Z_i \ln B_{ji} \right] \right)$$
(7)

则

 $B_{ij} = e^B$ 

将式(8)代入式(5),并令

$$f(B_{ji}) = \ln \gamma_i^{\infty} - 1 + \ln\left(\frac{V_{sj}B_{ji}}{V_{si}}\right) + \frac{V_{si}\exp(B)}{V_{sj}} - \frac{1}{2} \Big[ 2(\lambda_i - \lambda_j) - Z_i \ln B_{ji} \Big] - \frac{1}{2} \exp(B) \Big[ 2(\lambda_i - \lambda_j) - Z_i B \Big]$$
(9)

函数 $f(B_{ji})$ 的导数:

$$f'(B_{ji}) = \frac{1}{B_{ji}} + \frac{Z_i}{2B_{ji}} + \left(\frac{V_{si}}{V_{sj}} - \frac{1}{2} \left[ 2(\lambda_i - \lambda_j) - Z_i B \right] \right) \cdot \exp(B)B' + \frac{Z_j}{2} \exp(B)B'$$
(10)

$$B' = -\frac{2}{2+Z_j} \left( \frac{V_{sj}}{V_{si}} - (\lambda_j - \lambda_i) + \frac{Z_i}{2} (1 + \ln B_{ji}) \right)$$
(11)

由牛顿迭代公式可得

$$B_{ji(n+1)} = B_{ji(n)} - \frac{f\left[B_{ji(n)}\right]}{f'\left[B_{ji(n)}\right]}$$
(12)

因此,由固态合金二元系的无限稀活度系数实验 数据  $\gamma_i^{\infty} \pi \gamma_j^{\infty}$ 及纯金属相关参数,经过(*n*+1)次迭代后, 直到  $|B_{ji(n+1)} - B_{ji(n)}| \leq \varepsilon$  ( $\varepsilon$  为所需精度,本研究选取  $\varepsilon = 10^{-8}$ ),即可得到该精度下的  $B_{ji} \pi B_{ij}$ 参数值,纯金 属的相关参数<sup>[19-20]</sup>列于表 2, $B_{ji} \pi B_{ij}$ 计算结果见表 1。 表 2 中的  $V_{mi}$ 、 $\Delta H_{mi}$ 、 $\sigma_i$ 、 $r_{0i}$ 分别表示纯固体 *i* 的摩尔 体积、熔化焓、原子钢球直径和原子半径。

另外,若已知某一温度( $T_1$ )下  $B_{ij}$ 和  $B_{ji}$ 的参数值, 并且假设对势能相互作用参数( $\epsilon_{ij}-\epsilon_{ij}$ )/(kT)和 ( $\epsilon_{ji}-\epsilon_{ii}$ )/(kT)与温度无关,则 $B_{ij}$ 和  $B_{ji}$ 在所需温度( $T_2$ )下的参数值可由式(2)计算得到,即

**表 1** 不同温度下二元合金 *i-j* 的 γ<sub>i</sub><sup>∞</sup>、γ<sub>j</sub><sup>∞</sup>、B<sub>ij</sub> 和 B<sub>ji</sub> 参 数值<sup>[18]</sup>

**Table 1** Values of  $\gamma_i^{\infty}$ ,  $\gamma_j^{\infty}$ ,  $B_{ij}$  and  $B_{ji}$  of binary alloys *i*-*j* at different temperatures<sup>[18]</sup>

i−j	T/K	$\gamma_i^{\infty}$	$\gamma_j^{\infty}$	$B_{ij}$	$B_{ji}$	$Z_i$	$Z_j$
Pb-Sb	905	0.779	0.779	1.014 7	1.027 5	10.29	8.74
Pb-Ag	1 273	0.924	2.031	1.067 0	0.811 6	9.55	11.19
Sb-Cu	1 190	0.028	0.378	1.417 6	0.632 4	6.92	11.84

**表 2** 合金组元的相关参数<sup>[19-20]</sup>

(8)

Table 2	Related	parameters	of con	ponents <sup>[19-20]</sup>
I abic L	rteruteu	purumeters	01 0011	iponento

i	$V_{\rm mi}/({\rm cm}^3\cdot{\rm mol}^{-1})$	$\Delta H_{\mathrm{m}i}/(\mathrm{kJ}\cdot\mathrm{mol}^{-1})$	$\sigma_i/{ m \AA}$	$r_{0i}/{ m \AA}$
Pb	$19.4[1+1.24 \times 10^{-4} \times (T-600)]$	4.81	3.50	2.70
Ag	$\frac{11.6[1+0.98\times10^{-4}\times}{(T-12\ 34)]}$	11.09	2.88	2.46
Sb	$18.8[1+1.30\times10^{-4}\times(T-904)]$	39.75	2.80	2.40
Cu	$7.94[1+1.00 \times 10^{-4} \times (T-1\ 356)]$	13.00	2.56	2.15

其中

$$B_{ij(2)} = (B_{ij(1)})^{T_1/T_2}$$
(13)

 $B_{ji(2)} = (B_{ji(1)})^{T_1/T_2}$ (14)

# 2 分子相互作用体积模型在真空蒸 馏过程中的应用

真空蒸馏分离合金过程中,定量估算出一定温度 下气液相中各组元的百分含量以及合金分离程度,对 实验和生产都有重要的指导意义,气液相平衡图的绘 制即可达到此目的。

对于 *i*-*j* 二元合金,组元 *i*、*j* 在气相中的质量分数 分别用 ω<sub>i,g</sub>、ω<sub>j,g</sub>表示,液相中用 ω<sub>i,1</sub>、ω<sub>j,1</sub>表示,则有 气相:

$$\omega_{i,g} + \omega_{j,g} = 1 \tag{15}$$

液相:

$$\omega_{i,1} + \omega_{i,1} = 1 \tag{16}$$

则组元 *i* 在气相中的质量分数  $\omega_{i,g}$ 可用两组元的 蒸汽密度  $\rho^{[21]}$ 表示:

$$\omega_{i,g} = \frac{\rho_i}{\rho_i + \rho_j} = \frac{1}{1 + (\rho_j / \rho_i)}$$
(17)

这里,

$$\frac{\rho_j}{\rho_i} = \beta_j \cdot \frac{\omega_{j,l}}{\omega_{i,l}} \tag{18}$$

$$\beta_j = \frac{\gamma_j}{\gamma_i} \cdot \frac{p_j^*}{p_i^*}$$
(19)

式中:  $\beta_j$ 为组元 *j* 的分离系数;  $p_i^* \pi p_j^*$ 分别为组元 *i* 和 *j* 的纯物质饱和蒸汽压。

将式(18)和(19)代入式(17)得

$$\omega_{i,g} = \left[\frac{1+\omega_{j,l}}{\beta\omega_{i,l}}\right]^{-1} = \left[1+\left(\frac{\omega_{j,l}}{\omega_{i,l}}\right)\cdot\left(\frac{\gamma_j}{\gamma_i}\right)\cdot\left(\frac{p_j^*}{p_i^*}\right)\right]^{-1} \quad (20)$$

式中: ω 和 γ 分别代表合金中组元的质量分数和活度 系数。

 $\omega_{ig} - \omega_{i,l}$ 在一定温度下的关系图可使用  $P^*$ 、 $\gamma$ 及 一系列的  $\omega_{j,l}/\omega_{i,l}$ 计算得到,即 *i-j*体系气液相平衡组 分图。Pb-Sb、Pb-Ag及 Sb-Cu 体系中各组元的纯物质 饱和蒸汽压<sup>[21]</sup>列于表 3。

表3 不同温度下合金组分的蒸汽压[21]

 Table 3
 Vapor pressures of components of alloys at different temperatures<sup>[21]</sup>

T/K	Vapor pressure/Pa									
1/K	Pb	Ag	Sb	Cu						
1 073	7.23	$6.74 \times 10^{-3}$	$2.74 \times 10^{2}$	$2.18 \times 10^{-5}$						
1 173	$4.22 \times 10^{1}$	$8.70 \times 10^{-2}$	$8.99 \times 10^{2}$	$4.84 \times 10^{-4}$						
1 273	$1.86 \times 10^{2}$	$7.48 \times 10^{-1}$	$2.45 \times 10^{3}$	$6.53 \times 10^{-3}$						
1 373	$6.55 \times 10^{2}$	4.68	$5.77 \times 10^{3}$	$5.99 \times 10^{-2}$						
1 473	$1.93 \times 10^{3}$	$2.27 \times 10^{1}$	$1.21 \times 10^4$	$4.05 \times 10^{-1}$						
1 573	$4.97 \times 10^{3}$	$8.98 \times 10^{1}$	$2.31 \times 10^{4}$	2.13						

## 3 结果与讨论

#### 3.1 活度

将上面计算得到的对势能相互作用参数 *B<sub>ij</sub>* 和 *B<sub>ji</sub>* 及相关参数代入式(3)和(4),即可计算出 Pb-Sb、Pb-Ag 及 Sb-Cu 合金中各组元的活度,并将活度计算值和实验值<sup>[22]</sup>进行比较,其结果如图 1 所示。

从图 1(a)中可看出,在 Pb-Sb 体系中,Pb 与 Sb 的活度计算值和实验值在全成分范围内吻合较好。从 图 1(b)中可看出, Pb-Ag 体系中, 当 Pb 含量在 0.1~0.3 范围内时, Pb 的活度计算值和实验值吻合稍差, 而 Ag 的吻合较好,然而当 Pb 含量在 0.3~1.0 范围内时, Pb 的活度计算值和实验值吻合较好,而 Ag 的吻合稍 差。从图 1(c)中可看出, Sb-Cu 体系在全成分范围内, Sb 的活度计算值和实验值吻合较好,而 Cu 的吻合稍 差。以上分析表明分子相互作用体积模型用于预测 Pb-Sb、Pb-Ag及 Sb-Cu 二元合金体系的活度具有较高 的准确性,另外,分子相互作用体积模型是基于统计 热力学推导得出,其物理基础清晰,且只需无限稀活 度系数实验数据即可计算合金体系的活度及活度系 数,说明分子相互作用体积模型用于预测 Pb-Sb、 Pb-Ag及 Sb-Cu 二元合金体系的活度具有较高的稳定 性和简便性。该方法可能会有一定误差,原因可能来 源于实验技术条件及实验数据的精确性有限,另外, 误差也可能来源于该计算模型。

#### 3.2 活度系数

将计算得到的活度代入式(21),即可计算得到 Pb-Ag、Sb-Cu及 Pb-Sb 合金体系的活度系数,结果分 别如表 4~6 所示。





Table 4 Activity coefficients of Pb-Ag alloy system at different temperatures

<b>r</b> .	1 073 K		1 173 K		1 273 K		1 373 K		1 473 K		1 573 K	
л <sub>Ag</sub>	γрь	$\gamma_{Ag}$	γрь	$\gamma_{\rm Ag}$	γрь	$\gamma_{Ag}$	γрь	γ <sub>Ag</sub>	γрь	$\gamma_{Ag}$	γрь	$\gamma_{Ag}$
0.1	1.005	1.838	1.006	1.829	1.007	1.818	1.008	1.816	1.009	1.811	1.009	1.807
0.2	1.023	1.667	1.024	1.653	1.025	1.642	1.025	1.634	1.026	1.626	1.026	1.619
0.3	1.056	1.516	1.057	1.502	1.058	1.491	1.059	1.48	1.06	1.471	1.06	1.464
0.4	1.108	1.386	1.11	1.371	1.111	1.362	1.112	1.351	1.113	1.343	1.114	1.336
0.5	1.188	1.274	1.189	1.262	1.189	1.251	1.19	1.24	1.19	1.238	1.191	1.232
0.6	1.303	1.181	1.302	1.171	1.302	1.162	1.299	1.158	1.298	1.153	1.297	1.149
0.7	1.473	1.106	1.465	1.099	1.459	1.093	1.453	1.091	1.448	1.088	1.444	1.085
0.8	1.724	1.049	1.702	1.046	1.7	1.043	1.669	1.041	1.657	1.04	1.647	1.039
0.9	2.108	1.013	2.056	1.012	2.05	1.012	1.982	1.011	1.955	1.01	1.933	1.010

$$\gamma_i = \frac{\alpha_i}{x_i}$$

从表 4 可知, Pb-Ag 体系中,在温度恒定的条件下,随着 Ag 含量的升高,Ag 的活度系数逐渐减小,Pb 的活度系数不断增大;当 Ag 含量在 0.1~0.5 范围内,且保持不变时,Pb 的活度系数随着温度的升高不

断增大;当 Ag 含量在 0.6~0.9 范围内,随着温度升高 不断减小,而 Ag 的活度系数在全成分范围内均是随 着温度升高不断减小;在 800~1 300 ℃时,全成分范 围内,Pb和 Ag 的活度系数都大于 1。从表 5 可知, 在温度恒定的条件下,随着 Cu 含量的升高,Cu 的活 度系数逐渐增大,Sb 的活度系数不断减小;当组元含



### **图1** 合金体系活度计算值(线)和实验值(符号) 的比较

**Fig. 1** Comparison of predicted values of MIVM (line) with experimental data (symbol) of alloy systems (a) Pb-Sb, 632 °C; (b) Pb-Ag, 1 000 °C; (c) Sb-Cu, 917 °C

0.7

0.8

0.9

0.603

0.503

0.404

γCu

0.435

0.498

0.566

0.638 0.714

0.79

0.864

0.929

0.979

1 573 K

 $\gamma_{\rm Sb}$ 

0.992

0.969

0.928

0.869

0.793

0.7

0.593

0.476

0.353

Table 5	Activity	coefficie	nts of Sb-C	Cu alloy sy	stem at dif	ferent temp	perature				
	1 073 K		1 17	1 173 K		1 273 K		1 373 K		1 473 K	
х <sub>Cu</sub>	$\gamma_{\rm Sb}$	γ <sub>Cu</sub>	γsь	γ <sub>Cu</sub>	γsb	γ <sub>Cu</sub>	Ŷsь	γ <sub>Cu</sub>	үѕь	γ <sub>Cu</sub>	
0.1	0.991	0.44	0.992	0.441	0.992	0.439	0.992	0.437	0.992	0.436	
0.2	0.965	0.514	0.966	0.509	0.967	0.505	0.968	0.502	0.968	0.5	
0.3	0.922	0.591	0.924	0.583	0.925	0.577	0.926	0.572	0.927	0.569	
0.4	0.861	0.67	0.864	0.66	0.866	0.652	0.867	0.646	0.868	0.642	
0.5	0.786	0.75	0.788	0.738	0.79	0.729	0.791	0.723	0.792	0.718	
0.6	0.698	0.825	0.699	0.813	0.7	0.805	0.7	0.799	0.7	0.794	

0.598

0.488

0.374

0.876

0.937

0.982

0.871

0.934

0.981

0.594

0.479

0.358

0.867

0.931

0.979

0.596

0.483

0.365

表5 Sb-Cu 合金体系不同温度下的活度系数

表6 Pb-Sb 合金体系不同温度下的活度系数

0.893

0.948

0.986

 Table 6
 Activity coefficients of Pb-Sb alloy system at differnet temperatures

0.883

0.942

0.983

0.6

0.494

0.386

Yni	1 073 K		1 173 K		1 273 K		1 373 K		1 473 K		1 573 K	
$\lambda_{Pb}$	γрь	γ <sub>Sb</sub>	γрь	γsb	γрь	γѕь	γрь	$\gamma_{\rm Sb}$	γрь	γsb	γрь	$\gamma_{\rm Sb}$
0.1	0.815	0.997	0.814	0.997	0.813	0.997	0.813	0.997	0.812	0.997	0.812	0.997
0.2	0.851	0.990	0.851	0.989	0.850	0.990	0.850	0.990	0.850	0.989	0.849	0.989
0.3	0.884	0.977	0.884	0.977	0.884	0.977	0.884	0.977	0.883	0.976	0.883	0.976
0.4	0.914	0.960	0.914	0.959	0.914	0.959	0.914	0.959	0.914	0.959	0.913	0.959
0.5	0.939	0.939	0.939	0.938	0.939	0.938	0.939	0.938	0.939	0.937	0.939	0.937
0.6	0.961	0.913	0.961	0.913	0.961	0.912	0.961	0.912	0.961	0.912	0.961	0.911
0.7	0.978	0.884	0.978	0.883	0.978	0.883	0.978	0.883	0.978	0.883	0.978	0.882
0.8	0.990	0.852	0.990	0.851	0.990	0.851	0.990	0.850	0.990	0.851	0.990	0.850
0.9	0.998	0.816	0.998	0.816	0.997	0.816	0.997	0.816	0.998	0.816	0.997	0.816

量不变时,随着温度的升高,Sb的活度系数不断增大, Cu的活度系数不断减小;在800~1300℃时,全成分 范围内, Sb 和 Cu 的活度系数均小于 1。从表 6 可知, Pb-Sb 体系中,在温度不变的条件下,随着体系中 Pb 含量的升高, Pb 的活度系数不断增大, Sb 的活度系 数不断减小,但变化都很小;当组元含量不变时,Pb 和 Sb 的活度系数随温度变化都很小。

#### 3.3 气液相平衡

为了定量判断 Pb-Sb、Pb-Ag 及 Sb-Cu 合金体系 在真空蒸馏过程中各组元在气液相中的分布情况及合 金分离效果,将计算得到的活度系数及相关参数代入 式(20),可计算得到 Pb-Sb、Pb-Ag 及 Sb-Cu 合金体系 在不同温度下的气液相平衡组成,结果如图2所示。

从图 2 (a)中可看出,随着液相中 Ag 含量的增加

及蒸馏温度的升高,气相中 Ag 含量不断增大,这是 由于随着温度升高, Ag 的蒸汽压不断增大, 导致 Ag 也开始部分挥发,但在1200℃及液相中Ag含量增大 到 0.9 条件下,气相中 Ag 含量仍远低于 0.1,由此说 明,真空蒸馏过程中 Ag 富集于液相,而 Pb 则挥发进 入气相,并冷凝,上述分析表明 Pb、Ag 可通过真空 蒸馏实现良好分离。从图 2(b)可看出,随着液相中 Cu 含量的增大和蒸馏温度的升高,气相中 Cu 含量也不 断升高,同样是由于温度升高,Cu的蒸汽压不断增大, 从而开始挥发进入气相,在1200℃,液相Cu含量为 0.9 的条件下,气相中 Cu 含量远低于 0.01,说明蒸馏 过程中 Cu 在液相中富集, Sb 挥发进入气相冷凝, 上 述表明 Sb、Cu 可通过真空蒸馏实现分离。从图 2(c) 可知,随着液相中 Pb 含量的增加及蒸馏温度的升高, 气相中 Pb 含量不断增大,同样是由于温度升高,Pb

#### 第23卷第2期

的蒸汽压不断增大,Pb也开始大量挥发进入气相,另 外,由于Pb、Sb的饱和蒸汽压差别很小,导致Sb挥 发的同时,Pb也开始大量挥发,所以在1200℃,当 液相中Pb含量为0.9时,气相中Pb含量达到了0.637, 所以一次真空蒸馏很难将Pb、Sb彻底分离。以上分 析结果表明,气液相平衡图可用于定量预测真空蒸馏 过程中合金体系各组元的分布情况,还可用于实验前



图 2 不同温度下的气液相平衡组分图

**Fig. 2** Vapor-liquid phase equilibrium composition at different temperatures: (a) Pb-Ag system; (b) Sb-Cu system; (c) Pb-Sb system

实验条件的选取以及最终产品纯度的预测。

# 4 结论

1) 基于 MIVM, 计算得到 Pb-Sb、Pb-Ag 及 Sb-Cu 合金体系中各组元的活度,并将活度计算值和实验值 进行对比分析,发现活度计算值和实验值吻合较好。

2) 运用 MIVM 计算得到活度系数,并使用活度 系数计算了真空蒸馏过程中不同温度下 Pb-Sb、Pb-Ag 及 Sb-Cu 体系的气液相平衡组成。

3) 对于 Pb-Ag 体系,在1200℃,液相中 Ag 含量为 0.9 条件下,气相中 Ag 含量远低于 0.1,说明蒸 馏过程中 Ag 在液相中富集,Pb 挥发进入气相,表明 Pb、Ag 能通过真空蒸馏实现良好分离;对于 Sb-Cu 体系,在1200℃,液相中 Cu 含量为 0.9 条件下,气 相中 Cu 含量远低于 0.01,说明蒸馏过程中 Cu 在液相 中富集,Sb 挥发进入气相,表明 Sb、Cu 能通过真空 蒸馏实现分离;在 Pb-Sb 体系中,由于 Pb 与 Sb 的饱 和蒸汽压差别很小,所以真空蒸馏过程中,Sb 挥发时, Pb 也开始大量挥发,导致 Pb 与 Sb 不能通过一次真空 蒸馏实现完全分离。

4) 分子相互作用体积模型用于预测 Pb-Sb、Pb-Ag 及 Sb-Cu 体系的活度及分离效果具有很高的可靠性。

#### REFERENCES

 戴永年.铅-锡合金(焊锡)真空蒸馏[J].有色金属:冶炼部分, 1977,9:24-30.

DAI Yong-nian. Vacuum distillation of Pb-Sn alloys (solder)[J]. Nonferrous Metals: Smelting Part, 1977, 9: 24–30.

[2] 戴永年,赵 忠.真空冶金[M].北京:冶金工业出版社,1988: 20-24.

DAI Yong-nian, ZHAO Zhong. Vacuum metallurgy[M]. Beijing: Metallurgical Industry Press, 1998: 20–24.

 [3] 何德文,刘 蕾,肖羽堂,周欢年.真空冶金回收废旧锌锰电 池的汞和镉试验研究[J].中南大学学报:自然科学版,2011, 42(4):893-896.

HE De-wen, LIU Lei, XIAO Yu-tang, ZHOU Huan-nian. Experimental research on the recycling of mercury and cadmium from the wasted zinc-manganese battery by vacuum metallurgy[J]. Journal of Central South University: Science and Technology, 2011, 42(4): 893–896.

[4] 韩 龙,杨 斌,杨部正,戴永年,刘大春,徐宝强.热镀锌 渣真空蒸馏回收金属锌的研究[J].真空科学与技术学报, 2009(S1):101-104.

HAN Long, YANG Bin, YANG Bu-zheng, DAI Yong-nian, LIU

- [5] CHEN Wei-liang, YANG Bin, CHAI Li-yuan, MIN Xiao-bo, DAI Yong-nian, YU Xia, ZHANG Chuan-fu. Vacuum distillation refining of crude lithium (I)—Thermodynamics on separating impurities from lithium[J]. Transactions of Nonferrous Metals Society of China, 2001, 11 (6): 937–941.
- [6] 徐宝强, 裴红彬, 杨 斌, 刘大春, 曲 涛, 戴永年. 真空碳 热还原脱除红土镍矿中镁的研究[J]. 真空科学与技术学报, 2011, 31(3): 341-347.

XU Bao-qiang, PEI Hong-bin, YANG Bin, LIU Da-chun, QU Tao, DAI Yong-nian. Research on the deprivation of magnesium from the lateritic-nickel-ore by vacuum carbothermic reduction[J]. Journal of Vacuum Science and Technology, 2011, 31(3): 341–347.

- [7] 李 亮,刘大春,杨 斌,徐宝强,唐万启.真空蒸馏铅阳极 泥制备粗锑的研究[J].真空科学与技术,2012,32(4):301-305.
  LI Liang, LIU Da-chun, YANG Bin, XU Bao-qiang, TANG Wan-qi. Research on the preparation of the crude antimony from the lead anode smile by vacuum distillation[J]. Journal of Vacuum Science and Technology, 2012, 32(4): 301-305.
- [8] YANG Hong-wei, XU Bao-qiang, YANG Bin, MA Wen-hui, TAO Dong-ping. Calculation of phase equilibrium in vacuum distillation by molecular interaction volume model[J]. Fluid Phase Equilibria, 2011(3): 78–81.
- [9] TAO Dong-ping, LI Deng-fang, YANG Bin. Prediction of the thermodynamic properties of quaternary liquid alloy by modified coordination equation[J]. Themochimica Acta, 2002, 383: 45-51.
- [10] TAO Dong-ping. Prediction of thermodynamic properties of the C-Fe-Co-Ni solid solutions by binary infinite dilute activity coefficients[J]. Materials Science and Engineering A, 2005, 390: 70–75.
- [11] HILDEBRAND J H. The activities of molten alloys of thallium with tin and lead[J]. Journal of the American Chemical Society, 1929, 51(1): 66.

- [12] HARFY H K. A "sub-regular" solution model and its application to some binary system[J]. Acta Metallurgica, 1953, 1(2): 202-209.
- [13] LUPIS C H P, ELLIOTT J F. Prediction of enthalpy and entropy interaction coefficients by the "central atoms" theory[J]. Acta Metallurgica, 1967, 15(2): 265–276.
- [14] WILSON G M. Vapor-liquid equilibrium.XI. A new expression for the excess free energy of mixing[J]. Journal of the American Chemical Society, 1964, 86(2): 127–130.
- [15] ZHOU Guo-zhi, WEI Shou-kun. A new generation solution model for predicting thermodynamic properties of a multi-component system from binaries[J]. Metallurgical and Materials Transactions B, 1997, 28: 439–445.
- [16] 乐启炽,张新建,崔建忠,路贵民.金属合金溶液热力学模型研究进展[J].金属学报,2003,39(1):35-42.
  LE Qi-chi, ZHANG Xin-jian, CUI Jian-zhong, LU Gui-min.
  Research development of the thermodynamic model of metallic alloy solution[J]. Acta Metallurgical Sinica, 2003, 39(1): 35-42.
- [17] TAO Dong-ping. A new model of thermodynamics of liquid mixtures and its application to liquid alloys[J]. Thermochim Acta, 2000, 363: 105–113.
- [18] PREDEL B, BORNSTEIN LANDOLT. Group IV: Physical chemistry[M]. Berlin, Heidelberg, New York: Springer, 2006.
- [19] LIDA T, GUTHRIE R I L. The physical properties of liquid metals[M]. Oxford: Clarendon Press, 1988.
- [20] FERRO R, SACCONE A. Structure of solids[M]. Weinheim: VCH Verlagasgesellschaft, 1993: 704–713.
- [21] 戴永年. 有色金属真空冶金[M]. 北京: 冶金工业出版社, 1998: 110-116.
   DAI Yong-nian, Vacuum metallurgy of nonferrous metals[M]. Beijing: Metallurgical Industry Press, 1998: 110-116.
- [22] HULTGREN R, DESAI P D, HAWKINS D T, GEISER M, KELLEY K K. Selected values of the thermodynamic properties of binary alloys[M]. Metals Park, OH: American Society of Metals, 1973.

(编辑 李艳红)