УДК 539.216;539.22

## ТЕМПЕРАТУРНАЯ СТАБИЛЬНОСТЬ МИКРОСТРУКТУРЫ СИЛУМИНОВ, ЛЕГИРОВАННЫХ МЕТАЛЛАМИ

В. Г. ШЕПЕЛЕВИЧ<sup>1</sup>, С. В. ГУСАКОВА<sup>1</sup>, О. В. ГУСАКОВА<sup>2</sup>

<sup>1</sup> Белорусский государственный университет <sup>2</sup> Международный государственный экологический институт имени А. Д. Сахарова Белорусского государственного университета Минск, Беларусь

Сплавы Al-Si (силумины) принадлежат к классу широко применяемых материалов. К недостаткам силуминов относится склонность к растрескиванию, обусловленная присутствием крупных пластин Si, являющихся концентраторами напряжений. Поэтому основной задачей разработчиков является поиск методов, позволяющих изменить форму частиц кремния от пластинчатой к разветвленной или глобулярной. Показано, что высокоскоростное затвердевание сплава Al-Si, реализуемое в методе сверхбыстрой закалки из расплава, и легирование металлами приводит к измельчению пластин Si и повышению прочности [1]. Поэтому исследование термических свойств быстрозатвердевшего сплава Al-Si актуально.

Представлены результаты исследования микроструктуры фольги сплава Al-11,4 масс. % Si-0,9 масс. % Mg-0,3 масс. % Mn-0,6 масс. % Fe-0,7 масс. % Ni-1,9 масс. % Cu (AlSi-M). В методе сверхбыстрой закалки из расплава фольга получалась в результате растекания расплава по внутренней стороне вращающегося медного цилиндра. Состав участков определялся методом рентгеноструктурного микроанализа. Изотермический отжиг проводился в течение 1 ч при температуре  $T_{omx}$ , равной 300 °C и 400 °C.

На рис.  $1, a, \delta$  представлены изображения микроструктуры и карты распределения кремния в исходной фольге сплава AlSi-M.

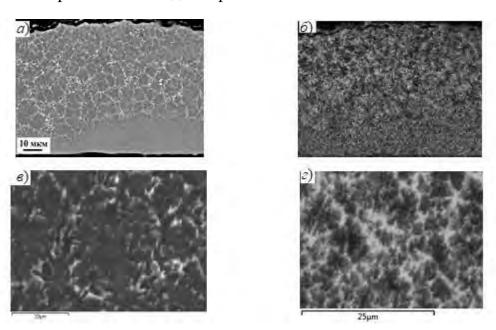


Рис. 1. Микроструктура (a, e) и карта распределения Si  $(\delta, \epsilon)$  в сплаве AlSi-M

В слое фольги, прилегающем к кристаллизатору (нижняя часть рисунков), распределение элементов однородно в результате безразделительной кристаллизации. В слое фольги, прилегающем к свободно затвердевающей стороне, затвердевание протекает с образованием первичных дендритов α-Al (темные участки на карте распределения кремния) и смеси Al и Si в междендритном пространстве. Светлый контур в микроструктуре фольги обусловлен присутствием металлов, локализованных по границам зерен α-Al.

Изотермический отжиг при температуре 300 °C и 400 °C приводит к изменению распределения легирующих металлов. На рис. 2 приведены изображения микроструктуры и карты распределения кремния фольги после отжига.

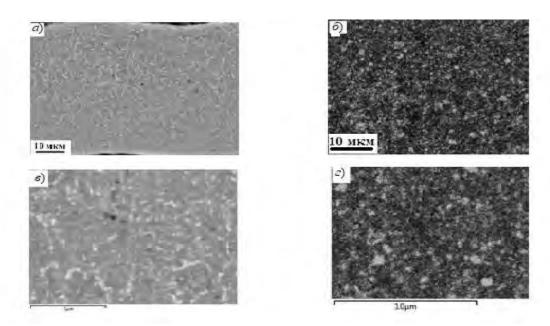


Рис. 2. Микроструктура фольги сплава и карта распределения кремния после отжига:  $a, \, \delta - T_{om > c} = 300 \, ^{\circ}\mathrm{C}; \, \epsilon, \, \varepsilon - T_{om > c} = 400 \, ^{\circ}\mathrm{C}$ 

Обнаружено изменение распределения легирующих элементов, заключающееся в образовании частиц на основе легирующих элементов не только по границам эвтектических зерен, но и в объеме зерна. Установлено, что отжиг приводит к глобулизации включений Si за счет распада тонких наноразмерных пластин кремния, образующихся в междендритном пространстве при высокоскоростном затвердевании.

Таким образом, изотермический отжиг быстрозатвердевшей фольги сплава Al-11,4 масс. % Si-0,9 масс. % Mg-0,3 масс. % Mn-0,6 масс. % Fe-0,7 масс. % Ni-1,9 масс. % Cu при температуре 400 °C в течение 1 ч повышает однородность распределения включений и обеспечивает глобулизацию частиц кремния.

## СПИСОК ИСПОЛЬЗОВАННОЙ ЛИТЕРАТУРЫ

1. **Гусакова, О. В.** Влияние скорости охлаждения расплава на микроструктуру сплава Al-Si, легированного Mg, Mn, Fe, Ni и Cu / O. В. Гусакова, С. В. Гусакова, В. Г. Шепелевич // Физика металлов и металловедение. -2022. - T. 123, № 5. - C. 533–540.