## ИССЛЕДОВАНИЕ МОРФОЛОГИИ И ФАЗОВОГО СОСТАВА ПОРОШКОВ АЛЮМИНИЯ, КРЕМНИЯ И МАГНИЯ

Н.А. Сапрыкина<sup>1а</sup>, к.т.н., доц., А.А. Сапрыкин<sup>1</sup>, к.т.н., доц., В.В. Чебодаева<sup>2</sup>, к.т.н.

<sup>1</sup>Юргинский технологический институт (филиал)

Национального исследовательского Томского политехнического университета

652055, Кемеровская область, г. Юрга, ул. Лениградская, 26

<sup>2</sup>Институт физики прочности и материаловедения Сибирского отделения Российской академии наук

634055, Томская область, г. Томск, Академический пр., 2/4

E-mail: <sup>a</sup>saprikina@tpu.ru

Аннотация: В статье приведены характеристики исходных порошков алюминия, кремния и магния для создания сплава Al-Si-Mg методом селективного лазерного плавления. Описаны результаты исследований морфологии поверхности частиц порошков, идентификации фаз.

Ключевые слова: селективное лазерное плавление (SLM); металлические порошки; аддитивное производство; морфология поверхности, идентификация фаз.

**Abstract**: The article presents the characteristics of the initial powders of aluminum, silicon and magnesium for the creation of the Al-Si-Mg alloy by selective laser melting. The results of studies of the morphology of the surface of powder particles and phase identification are described.

Keywords: selective laser melting (SLM); metal powders; additive manufacturing; surface morphology, phase identification.

В последние годы многие исследования сосредоточены на оптимизации режимов селективного лазерного плавления порошковых металлических сплавов, преимущественно имеющих сферическую форму.

Не изученным остается вопрос формирования сплава в процессе СЛП из металлических порошковых материалов, имеющих форму, отличную от сферической [1]. Характеристики порошка меняют свойства, как на стадии подготовки порошковой композиции, так и в процессе СЛП от воздействий окружающей среды, механического и теплового воздействия. Все это влияет на качество получаемых изделий [2–4]. Для определения оптимальных режимов СЛП необходимо знать распределение частиц порошка по размеру и химическому составу поверхностного слоя частиц-порошинок. Загрязнение порошков является основной проблемой в СЛП процессе, особенно при обработке высокореактивного компонента, как магний, титан и алюминий, и их сплавы. Длительное нахождение порошков на воздухе приводит к их окислению и как следствие, к нестабильному процессу СЛП [57]. Оксидные пленки препятствуют смачиванию поверхности порошинок и являются причиной возникновения пористости. Следовательно, для понимания процесса образования сплава в процессе СЛП необходимо знать исходные данные порошков, которые существенно влияют на качество получаемых изделий.

Исходным материалом для создания порошковой композиции Al-Si-Mg использовали несферические порошки алюминия, кремния и магния. Были приобретены: алюминиевый порошок ПА-4, изготовленный по ГОСТ 6058–73, порошок кремния ГОСТ 2169–69 и магниевый порошок МПФ-4 ГОСТ 6001–79. Порошки имеют различие в температурах плавления, плотности, теплопроводности и др. Температура плавления алюминия (660 °C), кремния (1414 °C) и магния (650 °C), плотность (у алюминия 2,7 г/см<sup>3</sup>, у кремния 2,35 г/см<sup>3</sup>, магния 1,74 г/см<sup>3</sup>). При этом теплоемкости алюминия, кремния, магния близки друг к другу. Молярная теплоемкость алюминия – 24,35 Дж/(К•моль), кремния – 20,16 Дж/(К•моль), магния – 24,9 Дж/(К•моль) теплопроводность при комнатной температуре алюминия – 237 Вт/(м•К), кремния – 149 Вт/(м•К), магния – 156 Вт/(м•К). Приобретен особо чистый Аргон 5.0 для формирования порошковой композиции в шаровой мельнице и изготовления модельных образцов методом селективного лазерного плавления. Для получения порошковой композиции методом механического легирования изготовлена шаровая мельница [8].

Морфология поверхности частиц порошка исследована на растровом электронном микроскопе LEO EVO 50 XVP в ЦКП «Нанотех» ИФПМ СО РАН. Условия съемки: ускоряющее напряжение – 20 кВ, ток пучка – 1–2 нА, фокусное расстояние 8,5–10 мм, увеличение х100–2000. Элементный состав поверхности образца проведен на приставке к микроскопу для энергодисперсионного анализа Oxford Instruments INCA350. Порошок алюминия представляет собой конгломераты из частиц неправильной формы с размерами 1–20 мкм и более крупных частиц размерами 30–140 мкм (рис. 1 а, б).

Порошок магния представлял собой смесь отдельных частиц с «чешуйчатой» структурой, имеющих размеры в диапазоне 30–400 мкм (рис. 1 в, г), у частиц была неправильная форма с грубой текстурой поверхности, что приводит к снижению сыпучести. Элементный состав порошка соответствует магнию при наличии кислорода не более 2 мас. %. Порошок кремния состоял из конгломератов размером 0,5–45 мкм (рис. 1 д, е). Доля крупных конгломератов в порошке не превышала 15 об. %.

Исследования методом рентгеновской дифракции осуществлялись на рентгеновском дифрактометре ДРОН-7 (Буревестник, Россия) в СоК<sub> $\alpha$ </sub>-излучении ( $\lambda = 0,1789$  нм). Напряжение, подаваемое на рентгеновскую трубку, составило 35 кВ, сила тока – 22 мА. Съемка осуществлялась в симметричной геометрии по схеме Брегга-Брентано (2theta-theta) в угловом диапазоне 20 10–165° с шагом сканирования 0,05°, с вращением образца. Время экспозиции в каждой точке составляло 5 с. Для проведения исследований методом рентгеновской дифракции, в связи с вертикальной фиксацией образца на гониометре дифрактометра, порошинки склеивались прозрачным цапонлаком в форме из винипласта.

На рисунках 2–4 приведены рентгеновские дифрактограммы от с образцов порошков магния, алюминия и кремния соответственно выполненной идентификацией фаз. Фазовые составы соответствуют чистым элементам Al, Si, Mg.



XIV Международная научно-практическая конференция «Инновационные технологии в машиностроении»



Рис. 2. Рентгеновская дифрактограмма образца порошка алюминия



Рис. 3. Рентгеновская дифрактограмма образца порошка кремния



Рис. 4. Рентгеновская дифрактограмма образца порошка магния

## Заключение

Результаты проведенных исследований показывают, что исходные порошки алюминия, кремния и магния однофазны, подходят для получения порошковой композиции и сплава Al-Si-Mg методом селективного лазерного плавления

Исследование выполнено за счет гранта Российского научного фонда № 22-29-01491, https://rscf.ru/project/22-29-01491/

Благодарности. Авторы выражают благодарность д.ф.-м.н., профессору Ю.П. Шаркееву, к.т.н. М.А. Химич, к.т.н. Е.А. Ибрагимову.

«Исследования выполнены с использованием оборудования ЦКП «Нанотех» ИФПМ СО РАН» и в Томском материаловедческом центре коллективного пользования.

Список использованных источников:

- 1. Lu Z. Thermodynamic description of the quaternary Al-Si-Mg-Sc system and its application to the design of novel Sc-additional A356 alloys Mater / Z. Lu, L.J. Zhang // Des. 2017. 116. P. 427–437.
- 2. American Society for Metals and ASM International. Handbook Committee. ASM Handbook: nonferrous Alloys and Specialpurpose Materials. Properties and Selection. 1992. Vol 2.

- Rosenthal I. Heat treatment effect on the mechanical properties and fracture mechanism in AlSi10Mg fabricated by additive manufacturing selective laser melting process / I. Rosenthal, R. Shneck, A. Stern // Materials Science and Engineering. – 2018, – Volume 729. – P. 310–322.
- 4. Aboulkhair N.T. 3D printing of aluminium alloys: Additive manufacturing of aluminium alloys using selective laser melting / N.T. Aboulkhair, M. Simonelli, L. Parry, I. Ashcroft, C. Tuck // Prog. Mater. Sci. 2019. 106. Article 100578.
- 5. Song B. Comparative study of performance comparison of AlSi10Mg alloy prepared by selective laser melting and casting / B. Song, Q. Yan, Y.S. Shi. // J. Mater. Sci. Technol. 2020. Vol. 41. 199–208.
- Wang M. Effects of annealing on the microstructure and mechanical properties of selective laser melted AlSi7Mg alloy / M. Wang, B. Song, Q.S. Wei, Y.J. Zhang, Y.S. Shi // Mater. Sci. Eng. A. – 2019. – 739. – P. 463–472.
- 7. Post heat treatment of additive manufactured AlSi10Mg: on silicon morphology, texture and small-scale properties / F. Alghamdi, X. Song, A. Hadadzadeh // Mater. Sci. Eng. A. [et al.] – 2020. – 783. – Article 139296.
- 8. Синтез трехкомпонентного сплава на основе алюминия методом селективного лазерного плавления / Н.А. Сапрыкина, В.В. Чебодаева, А.А. Сапрыкин [и др.] // Обработка металлов (технология, оборудование, инструменты). – 2022. – Т. 24, № 4. – С. 151–164.

## ОПРЕДЕЛЕНИЕ УСЛОВИЙ, РЕЖИМОВ И ПАРАМЕТРОВ ПОСЛОЙНОГО ЛАЗЕРНОГО ПЛАВЛЕНИЯ КОМПОЗИТНОГО ПОРОШКА АЛЮМИНИЙ-КРЕМНИЙ-МАГНИЙ ДЛЯ ПОЛУЧЕНИЯ ОБРАЗЦОВ

Н.А. Сапрыкина<sup>а</sup>, к.т.н., доц., А.А. Сапрыкин, к.т.н., доц., Е.А. Ибрагимов, к.т.н.

Юргинский технологический институт (филиал)

Национального исследовательского Томского политехнического университета

652055, Кемеровская область, г. Юрга, ул.Лениградская,26

## E-mail: <sup>a</sup>saprikina@tpu.ru

Аннотация: В статье приведены исследования по определению условий и параметров режима селективного лазерного плавления (СЛП) композитного порошка алюминий-кремний-магний для получения образцов. Оптимальными параметрами режима, позволяющего получить образцы являются: шаг сканирования s = 90 мкм, толщина порошкового слоя h = 25 мкм, мощность лазера P = 90 Вт, скорость сканирования луча лазера v = 300 мм/с, защитная атмосфера – аргон, материал подложки – алюминий, температура подогрева t = 300 С°.

Ключевые слова: селективное лазерное плавление (СЛП); порошок алюминий-кремний-магний; аддитивное производство; параметры режима, эксперимент.

**Abstract:** The article presents studies on determining the conditions and parameters of the mode of selective laser melting (SLM) of an aluminum-silicon-magnesium composite powder to obtain samples. The optimal parameters of the mode for obtaining samples are: scanning step  $s = 90 \mu m$ , powder layer thickness  $h = 25 \mu m$ , laser power P = 90 W, laser beam scanning speed v = 300 mm/s, protective atmosphere – argon, substrate material – aluminum, heating temperature  $t = 300 \text{ C}^{\circ}$ .

**Keywords:** selective laser melting (SLP); aluminum-silicon-magnesium powder; additive manufacturing; mode parameters, experiment.

В работе описаны исследования по определению условий, режимов и параметров селективного лазерного плавления (СЛП) композитного порошка алюминий-кремний-магний для получения образцов. Выращивание образцов осуществлялось на установке селективного лазерного плавления ВАРИСКАФ-100МВС, разработанной и изготовленной в Юргинском технологическом институте (филиале) Томского политехнического университета совместно с Лабораторией физики наноструктурных биокомпозитов Института физики прочности и материаловедения СО РАН. Необходимо определить диапазон технологических параметров СЛП при которых на подложках будут сформированы образцы заданной геометрии, достаточно прочные и плотные для проведения дальнейших исследований [1, 2].

Параметры процесса СЛП обуславливаются как возможностями экспериментальной установки, так и используемым материалом. При этом параметры СЛП условно можно разделить на статические (неизменные) и динамические (изменяемые) [3–5].

Статические параметры. Так как в состав композитного порошка входят металлы, активно взаимодействующие с кислородом в атмосфере, то в качестве защитной среды процесса выбран инертный газ аргон. Основой получаемого сплава является алюминий, поэтому для наиболее полного сплавления первых слоев получаемых образцов, в качестве материала для изготовления подложек был выбран алюминий.