EXPERIENCE OF APPLYING SHOT-TERM INTERMEDIATE ANNEALS IN BACK-PRESSURE EQUAL-CHANNEL ANGULAR PRESSING OF ALUMINUM ALLOYS

V. A. Andreyachshenko

Ekibastuz Technical and Engineering Institute Named After Academician K. Satpayev, 54 A Energetikov St. Ekibastuz, 141200, Kazakhstan

https://orcid.org/0000-0001-6933-8163  Vi-ta.z@mail.ru

*Corresponding author. E-mail: Vi-ta.z@mail.ru
Address for correspondence: 54 “А” Energetikov St., 141200, Ekibastuz, Kazakhstan
Tel.: +7 (701) 396 29 94

The influence of severe plastic deformation on hypoeutectic silumin is studied. A positive effect of equal-channel angular pressing with back pressure on the mechanical properties of the AL9 alloy of the Al-Si-Mn-Fe system has been found experimentally. The evolution of the microstructure in the process of deformation is estimated. The effect of short-term intermediate anneals on the microstructure, mechanical properties and ultimate plasticity of the alloy is studied. As a result of additional annealing, significant microstructural changes do not succeed, but the coagulation of excess phases proceeds very intensively, which causes a 20% increase in strength after the second deformation cycle. Fractographic studies demonstrate the presence of coagulated particles on the samples deformed with the use of short-term intermediate anneals. Limiting plasticity also rises to 0.2 as compared to 0.12 for the samples treated with only ECAP-BP.

Keywords: hypoeutectic silumin, AL9, Al-Si-Mn-Fe, equal-channel angular pressing with back pressure.

References


ОПЫТ ПРИМЕНЕНИЯ КРАТКОСРОЧНЫХ ПРОМЕЖУТОЧНЫХ ОТЖИГОВ ПРИ РАВНОКАНАЛЬНОМ УГЛОВОМ ПРЕССОВАНИИ С ПРОТИВОДАВЛЕНИЕМ АЛЮМИНИЕВЫХ СПЛАВОВ

В. А. Андреященко

Екибастузский инженерно-технический институт им. академика К. Сатпаева,
г. Екибастуз, Казахстан

http://orcid.org/0000-0001-6933-8163 Vi-ta.z@mail.ru

Ответственный автор. Электронная почта: Vi-ta.z@mail.ru
Адрес для переписки: 141208, г. Екибастуз, ул. Энергетиков 54 «А», Республика Казахстан
Тел.: +7 (701) 396–29–94

Изучено влияние интенсивной пластической деформации на доэвтектические силумины. Опытным путем установлено положительное влияние равноканального углового прессования с противодавлением на механические свойства сплава системы Al-Si-Mn-Fe типа АЛ9. Оценена эволюция микроструктуры в процессе деформирования. Изучен эффект применения краткосрочных промежуточных отжигов на микроструктуру, механические свойства и предельную пластичность сплава. В результате проведения дополнительных отжигов существенные микроструктурные изменения не успевают реализоваться, однако процесс коагуляции избыточных фаз протекает весьма интенсивно, что вызывает рост прочности в целом на 20 % после второго цикла. Фрактографические исследования демонстрируют присутствие коагулированных частиц на образцах, деформируемых с использованием краткосрочных промежуточных отжигов. Предельная пластичность также повышается до 0,2 в сравнении с образцами, обработанными только РКУПП с противодавлением – 0,12.

Ключевые слова: доэвтектические силумины, АЛ9, Al-Si-Mn-Fe, равноканальное угловое прессование с противодавлением.

1. Введение

В технике алюминиевые сплавы находят все большее и большое распространение. Отчасти это связано с разработкой новых сплавов [1–3], применением модифицирования [4], отработкой режимов производства [5, 6] и т. д. Повышенный интерес к алюминиевым сплавам вызван прежде всего их уникальными свойствами, сочетающими прочность, пластичность, коррозионную стойкость, герметичность, жидкотекучесть, стойкость в различных кислотах и, особенно, малый вес.

Именно за счет этих характеристик алюминиевые сплавы успешно применяются для производства деталей и узлов в космической технике, машиностроении и др. Особенно популярны литейные алюминиевые сплавы типа АЛ9, применяемые для изготовления разнообразных литых деталей машин. Ряд деталей, таких как поршины и др., можно изготавливать как методами литя, так и деформационными методами. В последнем случае литейные алюминиевые сплавы малопригодны. Однако существует опыт повышения комплекса физико-механических характеристик литейных сплавов методами термомеханической обработки [7]. Кроме того, в качестве упрочняющих деформационных методов хорошо зарекомендовали себя методы, реализующие интенсивные пластические деформации [8–11], одним из которых является равноканальное угловое прессование [12]. При этом помимо классических методов РКУПП также известны их вариации [13], например, Twist-канальное угловое прессование [14], РКУПП...
с сушеющимся или расширяющимся каналом [15], РКУПП с противодавлением [16], обеспечивающим вторым пuhanсоном, движущимся противоположно течению металла [17], РКУПП со ступенью в выходном канале инструмента [18]. Варианты реализации РКУПП направлены, как правило, на устранение растягивающих напряжений, которые образуются в области внутреннего угла при переходе из входного канала в выходной, и на устранение эффекта полного заполнения выходного канала инструмента, что в свою очередь связано с частичным переходом периферийных слоев материала заготовки с торцевой поверхности на боковую, что вызывает также искажение формы переднего торца заготовки и повышение объема образцов. Эффективность РКУПП для обработки доэвтектических силуминов уже подтверждена [19]. Ранее уже был изучен положительный опыт улучшения литейных алюминиевых сплавов типа АL9 методом равноканального углового прессования со ступенью в выходном канале инструмента. Причем обработка велась как в холодном, так и в горячем состоянии. Также выполнен анализ влияния этих обработок на предельную пластичность сплава.

Цель настоящей работы – исследование влияния краткосрочных промежуточных отжигов при реализации РКУПП для повышения ресурса доэвтектического алюминиевого сплава типа АL9.

2. Материалы и методы исследования

В качестве материала исследования выбран литейный алюминиевый сплав типа АL9 со следующим составом: 4,0 % Si – 1,12 % Mn – 0,5 % Fe – 0,32 % Cu, остальное Al. Все образцы были предварительно отожжены. В дальнейшем для измельчения микроструктуры и улучшения свойств сплава проведено РКУПП в инструменте со ступенью в выходном канале при комнатной температуре. Проведение операции отжига имело две цели: 1) растворение хрупких интерметаллических составляющих и 2) сфероидизация избыточных фаз. Была изучена микроструктура сплава, определены механические свойства при испытании на разрыв. Микроструктура до и после обработки исследована на поперечных микрошлифах на оптическом микроскопе Leica и на просвечивающем электронном микроскопе JEM2100, микрофотографические исследования выполнены на сканирующем электронном микроскопе JSM5910. Механические испытания проводились на крутильно-разрывной машине MI-40КУ. Первичная диаграмма нагрузка-перемещение переведена в координаты напряжение-деформация. Напряжение определено отношением нагрузки к начальной площади поперечного сечения образцов. Деформация вычислена при помощи соотношения: \( \varepsilon = \frac{\Delta l}{l_0} \cdot 100 \% \). Пластичность в области однородной деформации (до образования шейки) определена из выражения [20] \( \Lambda = 1,73 \ln[100/(100 – \delta)] \), где \( \delta \) – относительное удлинение; предельная пластичность в области неоднородной деформации из выражения: \( \Lambda_p = 1,73 \ln[100/(100 – \psi)] \), где \( \psi \) – относительное сужение. Суммарная степень деформации при РКУПП определена по методике, приведенной в работе [18].

3. Обсуждение результатов

Характерной преддеформационной обработкой доэвтектических силуминов является отжиг с медленным охлаждением в печи. Отожженные образцы сплава имеют высокое содержание коагулированных кремниевых выделений размером до 10 мкм и выделения избыточных фаз размером менее 1 мкм. При исследовании на оптическом микроскопе выделения размером менее 1 мкм плохо выявляются. Наиболее отчетливо такая микроструктура наблюдается на фотографии, полученной при помощи просвечивающей электронной микроскопии (рис. 1). Кремниевые частицы имеют форму неправильных призм со скругленными очертаниями. Интерметаллические фазы представлены преимущественно игольчатыми железосодержащими частицами и сферическими включениями, содержащими медь и марганец. Высокая концентрация включений не позволяет выявить границы зерен α-твердого
раствора основной матрицы. В общем, данные результаты согласуются с ранее проведенными исследованиями [21].

Отожженные образцы далее были подвергнуты РКУПП при комнатной температуре с количеством циклов деформирования от 1 до 3. Проведение большого количества циклов затруднительно в связи с образованием поперечных трещин и разрывов на образцах. Такое деформационное поведение вызвано прежде всего спецификой микроструктуры. Образцы, имеющие деформационные дефекты, выявляемые невооруженным взглядом, к дальнейшему деформированию не допускаются. На рис. 2 представлено изображение микроструктуры, полученное при помощи оптической микроскопии. На всех образцах наблюдается высокая дисперсность структуры. Увеличение количества циклов деформирования приводит к образованию «квазиэвтектического» рисунка, причем на микрошлифах, полученных без применения промежуточных отжигов, этот эффект заметен более отчетливо.

Рис. 1. Микроструктура отожженного образца, ПЭМ

С увеличением количества циклов прочностные характеристики сплава имеют тенденцию к увеличению, однако наблюдается снижение характеристик пластичности (рис. 3). Такая тенденция характерна для материалов, обработанных методами интенсивной пластической деформации [22], в том числе доэвтектических сплавов системы Al-Si-Mn-Fe [23].

С целью повышения ресурса сплава решено использовать кратковременные промежуточные отжиги при температуре 200 °C в течение 5 мин после каждого цикла. Первый промежуточный отжиг осуществлен между первым и вторым циклами деформирования, таким образом, отличия заметны уже после двух циклов деформирования. Использование промежуточных отжигов позволило повысить предел прочности после двух циклов РКУПП до 455 МПа, что превышает режим без отжига более чем на 20 %. Однако это вызвало резкое сокращение относительного удлинения (на 90 %) до величины 11 %. Хотя для рассматривающего сплава это значение является вполне приемлемым. Как показывают изображения микроструктуры, приведенные на рис. 2, в результате проведения отжигов изменений микроструктуры не происходит. Несмотря на то, что температура соответствует температуре старения, в течение 5 мин интенсивного распада твердого раствора не происходит. Учитывая, что в качестве предварительной обработки использован отжиг, твердый раствор не является пересыщенным, а кратковременный отжиг способствует коагуляции интерметаллидных фаз и частиц кремния.
Снижение временного сопротивления после 3 циклов РКУПП обусловлено наличием микротрещин, объединением их в глобальную трещину и последующим преждевременным разрушением. Как видно, образцы, подвергшиеся промежуточным отжигам, и после второго цикла деформирования также продолжали обладать значительным временным сопротивлением.

Рис. 2. Микроструктура после РКУПП: 
а – после первого цикла деформирования; 
б, в – после второго цикла; 
г, д – после третьего цикла; 
в, д – с применением промежуточных отжигов.
го и после третьего циклов деформирования, показывают более высокие показатели прочности при сохранении достаточного уровня относительного удлинения, по сравнению с образцами без промежуточных отжигов. Увеличение свойств вызвано частичной коагуляцией включений.

Анализ рельефа поверхностей разрушения образцов после растяжения показал, что на всех образцах после РКУПП без отжига присутствуют следы грубого волокнистого излома, поверхность разрушения расположена в двух и трех плоскостях. Поверхности разрушения образцов, обработанных с применением кратковременных отжигов, содержат сферические (коагулированные) частицы.

Рис. 3. Механические свойства сплава после РКУПП

При исследовании выявлено, что в результате реализации РКУПП происходит изменение значения пластичности. На рис. 5 приведены диаграммы зависимости $\Lambda_\rho$ от степени деформации при РКУПП.

По данным, приведенным на рис. 5, видно, что кривые хорошо аппроксируются полиномом второго порядка:

в области монотонных деформаций

\[
y = -2.0814x^2 + 3.0636x - 0.6499 - R^2 = 1 - \text{РКУПП};
\]

\[
y = -0.6237x^2 + 0.9276x - 0.0467 - R^2 = 1 - \text{РКУПП} + \text{отжиг};
\]

в области немонотонных деформаций

\[
y = -0.8498x^2 + 1.1262x - 0.0411 - R^2 = 1 - \text{для } T = 20 ^\circ C;
\]

\[
y = 0.3549x^2 - 0.6568x + 0.4642 - R^2 = 1 - R^2 = 1 - \text{для } T = 20 ^\circ C + \text{отжиг}.
\]

Появление экстремума на кривых зависимости пластичности от степени деформации связано прежде всего со структурными изменениями, протекающими под влиянием РКУПП [24]. При увеличении степени деформации протекают два процесса, снижающие пластичность: упрочнение развитой дислокационной структурой и охрупчивание вторичными фазами, присутствующими в структуре металла. Существенной локализации деформации при испытании на растяжение не наблюдается.
Рис. 4. Микрофрактография образцов после разрыва: а – после первого цикла деформирования; б, в – после второго цикла; г, д – после третьего цикла; е, д – с применением промежуточных отжигов
В результате проведения двух циклов деформирования происходит формирование равномерной субультралмекозернистой микроструктуры, что вызывает появление экстремума на кривых в состоянии после РКУПП и после деформирования с проведением дополнительных промежуточных отжигов. За счет повышения степени деформации происходит разрушение интерметаллидов и кремниевых частиц, зарождение микротрещин, что вызывает снижение пластичности.

В связи с тем, что при испытании на растяжение сплав не проявляет достаточную пластичность, также рассчитана величина $\Lambda$ в области монотонных деформаций, т.е. до образования шейки. Проведение первого промежуточного отжига вызывает падение пластичности в области монотонной деформации, образование шейки наступает достаточно рано. Благоприятное влияние дополнительных отжигов особо значимо после реализации 3 циклов РКУПП несмотря на превал пластичности после второго цикла РКУПП. Величина $\Lambda_p$ после обработки ниже исходного значения, что вызвано упрочнением в результате реализации РКУПП. Экстремумы на кривых пластичности в области монотонной деформации совпадают с экстремумами на кривых в области неоднородных деформаций (с образованием шейки).

4. Выводы

Показана целесообразность применения равноканального углового прессования для обработки доэвтектических сплавов. Проведение отжига способствует растворению упрочняющих интерметалльных фаз и коагуляции кремниевых частиц. Высокая концентрация включений не позволяет выявить границы зерен $\alpha$-твердого раствора основной матрицы. При реализации РКУПП наблюдается рост прочностных свойств вплоть до 375 МПа, однако после трех циклов деформирования происходит резкое снижение относительного удлинения практически без увеличения прочности.

Проведенные исследования показали эффективность применения краткосрочных промежуточных отжигов при РКУПП при температуре 200 °C в течение 5 мин. В результате такой обработки дальнейший распад твердого раствора не успевает произойти, в связи с тем что твердый раствор не был пересыщен перед обработкой. Кратковременные отжиги способствуют коагуляции интерметалльных включений, первичных и вторичных кремни-
евых частиц. В результате обработки предел прочности после двух циклов РКУПП достигает 455 МПа при относительном остаточном удлинении 11 %. При проведении трех циклов деформирования наблюдается снижение прочности, но при этом значения остаются выше, чем у образцов, деформируемых без применения промежуточных отжигов. Предельная пластичность образцов с дополнительными отжигами, также превышает состояние после РКУПП без отжига, 0,2 и 0,12 соответственно.

В целом, с целью сохранения ресурса и улучшения дозвтектического силикума рекомендовано использование РКУПП с промежуточными отжигами с двумя циклами деформирования.

Литература
3. Освоение в промышленном производстве полуфабрикатов из перспективного алюминийалюминиевого сплава V-1469 / Ю. Ю. Ключкова, О. Е. Грушко, Л. П. Ланцова, И. П. Бурляева, Б. В. Овсянников // Авиационные материалы и технологии. – 2011. – № 1 (18). – С. 8–12.


15. Способ деформационной обработки материалов и устройство для его осуществления: пат. 2146571 Рос. Федерация / Маркушев М. В., Слобода В. Н., Кайбышев О. А., Ин-т проблем сверхпластичности металлов РАН. – № 98107870/02 ; заявл. 17.04.1998 ; опубл. 20.03.00, Бюл. № 8.


