Ю.П.Ощепков, Н.В.Ощепкова, Л.В.Лобкис

## ПРОЧНОСТЬ СЦЕПЛЕНИЯ ПОКРЫТИЙ ИЗ САМОФЛЮСУЮЩИХСЯ ТВЕРЛЫХ СПЛАВОВ

При разработке технологии наплавки твердых самофлюсующихся сплавов важно обеспечить высокую прочность зоны сплавления, так как она во многом определяет работоспособность деталей. Установлено, что в зависимости от способа и режима нанесения покрытия прочность сцепления самофлюсующихся сплавов с основным металлом может изменяться от 11 до 40 кгс/мм<sup>2</sup> [1].

В данной работе определялась прочность сцепления  $\mathcal{G}_{\text{сц}}$  в зоне сплавления, полученной при печной наплавке сплава ПГ-СР4 (ГОСТ 21448—75) на малоуглеродистую сталь 20. Исследование проводилось на основе методики определения  $\mathcal{G}_{\text{сц}}$  путем выдавливания штифта [2]. Изучено влияние температуры (T = 1000—1250°C), времени выдержки ( $\tau$  до 600 с) и скорости нагрева (v= 3— 20 град/с) при толщине покрытия 3 мм. Прочность сцепления определяли как отношение разрушающего усилия к площади отрыва, измеренной на инструментальном микроскопе МБИ—1.

Результаты опытов показывают, что, изменяя режим наплавки, можно повысить прочность сцепления в зоне сплавления (рис. 1). При относительно низких температурах наплавки  $(1020^{\rm O}{\rm C})$  и малых выдержках  $(1-2~{\rm мин})$  прочность сцепления не превыщает  $15\pm2~{\rm кгc/mm^2}$ . Разрушение при этом происходит по шлаковым включениям, либо микропорам.

Увеличение температуры приводит к росту прочности сцепления. Максимальное значение  $\mathcal{C}_{\text{CL}}$   $48\pm4$ кгс/мм² имели образцы, наплавленные при  $1150^{\text{O}}\text{C}$  за время 5 мин. В мелкозернистом изломе просматриваются мелкие ( $\sim 1$  мкм) лепесткообразные фасетки, на фоне которых заметны отдельные ровные площадки правильной многоугольной формы — кристаллы избыточной фазы. Трещины в этом случае развиваются только в наплавленном металле, предпочтительно по границе между эвтектической и заэвтектической зонами.

При перегревах в режиме  $1200^{\circ}$ С, 5-10 мин прочность сцепления снижается и составляет  $32\pm2$  кгс/мм<sup>2</sup>. Это можно объяснить изменением химического состава зоны сплавления за счет встречной диффузии. Траектория излома при этом контролируется прослойкой  $\gamma$ -фазы и трещины распространяются, как правило, по этим прослойкам. Уменьшение содержания карбоборидной фазы в зоне сплавления способствует пластической деформации микрообъемов перед разрушением. Об этом свидетельствует изменение внешнего вида фасеток скола прослойки  $\gamma$ -раствора и появление гладких поверхностей разрушения. Необходимо отметить, что ни в одном

случае не наблюдалось разрушение по основанию дендритов, характерное для аналогичного испытания наплавленного сормайта. Лишь на нескольких образцах разрушение произошло по диффузионной зоне, примыкающей к линии сплавления со стороны основного металла.

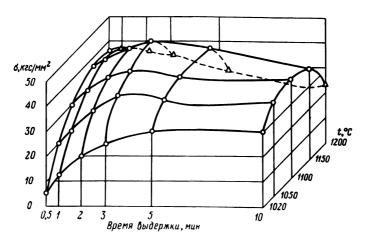


Рис. 1. Зависимость прочности сцепления ( **б** ) твердосплавного покрытия со сталью 20 от температурно-временных параметров наплавки.

Изучение влияния времени (t) нагрева на величину б сц показало, что наибольшие изменения прочность сцепления претерпевает при малых выдержках (до 3 мин) от начала нагрева, в интервале 3—5 мин она достигает своего наибольшего значения для данной температуры, затем незначительно снижается и при более длительном нагреве остается постоянной. Увеличение скорости нагрева приводит к снижению прочности сцепления покрытия с подложкой.

## Литература

1. Дорожкин Н.Н. Упрочнение и восстановление деталей машин металлическими порошками. — Минск, 1975. 2. Ткачев В.Н. Индукционная наплавка твердых сплавов. — М., 1970.