文章编号:1007-9629(2024)12-1129-06

球霰石对硅铝酸盐胶凝体系水化的影响机理

蒋金洋1, 余培培1, 眭世玉1,2, 刘志勇1, 王凤娟1,*

(1.东南大学材料科学与工程学院,江苏南京 211189;

2.青岛理工大学 土木工程学院,山东 青岛 266520)

摘要:采用球霰石(球霰石晶型碳酸钙)替代石灰石粉(主要为方解石晶型碳酸钙)制备水泥净浆与砂 浆试件,研究了碳酸钙晶型对水泥砂浆抗压强度和微结构的影响,通过水化热测试、X射线衍射分析 等测试手段探索了球霰石与方解石的作用机理.结果表明:球霰石较方解石具有更高的化学活性, 可提高体系的水化速率;在硅铝酸盐胶凝体系中引入球霰石,能够诱导煅烧高岭土尾矿与碳酸钙发 生反应,所形成的水化硅(铝)酸钙(C-(A)-S-H)凝胶和水化碳铝酸钙晶体等水化产物包覆在球霰石 表面,与水泥基体胶结在一起,细化了孔隙结构,显著提升了水泥砂浆的抗压强度. 关键词:球霰石;硅铝酸盐胶凝体系;煅烧高岭土尾矿;抗压强度;微结构

中图分类号:TU528.01 **文献标志码:**A **doi:**10.3969/j.issn.1007-9629.2024.12.007

Effect of Vaterite on Hydration of Silica-Aluminate Cementitious Systems and Its mechanism

JIANG Jinyang¹, YU Peipei¹, SUI Shiyu^{1,2}, LIU Zhiyong¹, WANG Fengjuan^{1,*}

(1. School of Materials Science of Engineering, Southeast University, Nanjing 211189, China;
 2. School of Civil Engineering, Qingdao University of Technology, Qingdao 266520, China)

Abstract: Vaterite (a crystal form of calcium carbonate) was utilized as a substitute for limestone powder (mainly composed of calcite crystal form of calcium carbonate) in the preparation of cement paste and mortar specimens. The impact of crystal forms of calcium carbonate on the compressive strength and microstructure of cement mortar was investigated. Utilizing calorimetry and X-ray diffraction and other techniques for microscopic analysis, the interaction mechanism of vaterite and calcite were explored. The results indicate that vaterite exhibits a higher chemical reactivity compared to calcite, thereby enhancing the hydration rate of the system. The introduction of vaterite into the silicate-aluminate cementitious system induces a reaction between calcined kaolin tailings and calcium carbonate. The resultant hydration products, including calcium silicate(aluminate) hydrate(C-(A)-S-H) gel and hydrated calcium carbonate aluminate crystal compounds, cover the vaterite surface and bind with the cement matrix, refining the pore structure and significantly improving the compressive strength of mortar.

Key words : vaterite; silica-aluminate cementitious system; calcined kaolin tailing; compressive strength; microstructure

在水泥和混凝土中使用粉煤灰、粒化高炉矿渣 和煅烧黏土等富铝辅助胶凝材料,可以增加胶凝体 系中的铝相含量^[1],提高体系的连通性和聚合度^[2]. 以方解石晶型碳酸钙为主要成分的石灰石粉填充在

收稿日期:2024-05-19;修订日期:2024-07-05

基金项目:国家自然科学基金资助项目(52293431);2023年江苏省碳达峰碳中和科技创新专项资金项目(BE2023851);"十四五"国家重点 研发计划项目(2023YFE0205400)

第一作者:蒋金洋(1974—),男,山东诸城人,东南大学教授,博士生导师,博士.E-mail:jiangjinyang16@163.com 通讯作者:王凤娟(1992—),女,安徽宣城人,东南大学研究员,博士生导师,博士.E-mail:fjwang1118@163.com

Unit: %

原材料孔隙中,与活性掺合料形成良好级配,能够提 升混凝土的工作性能[3].此外,石灰石粉还具有活性 效应[4],与硅铝相组分反应生成碳铝酸盐等水化产 物,能够进一步填充孔隙,提升胶凝材料的力学性能 与耐久性能^[5].因此将以偏高岭土为代表的活性铝相 与碳酸钙相耦合,达到高水平水泥熟料替代率,所形 成的硅铝酸盐胶凝体系是一种具有巨大潜力的新型 低碳胶凝体系.其中,石灰石粉-煅烧黏土-水泥复合 胶凝体系(LC3)在近几年备受关注.LC3体系虽然具 有许多优势^[6],但也存在早期强度低^[7]和流动性差等 缺陷.有研究表明,使用球霰石替代石灰石粉能够缓 解这些问题.球霰石是一种亚稳态球霰石晶型碳酸 钙,与石灰石粉相比,其在水泥体系中具有更高的反 应活性[8]. 此外,具有球形外观的球霰石颗粒还可改 善浆体的流动性.然而,目前采用球霰石替代石灰石 粉,对硅铝酸盐胶凝体系的水化反应与微结构演变 的研究^[9]尚缺乏系统性.

鉴于此,本文针对球霰石在硅铝酸盐胶凝体系的潜在性能开展了系统试验研究.

1 试验

1.1 原材料

水泥为P·O 52.5普通硅酸盐水泥(C),安徽海螺 水泥股份有限公司产;煅烧高岭土尾矿(CKT),倍墨 实业有限公司产;石膏,纯度97.0%(质量分数,文中 涉及的纯度、组成等均为质量分数),上海阿拉丁生 物科技公司产;石灰石粉(L),纯度99.0%,倍墨实业 有限公司产;球霰石(V)采用二氧化碳鼓泡法合 成^{10]}.值得一提的是,由于球霰石粒径远小于石灰石 粉颗粒,试验原材料中还增加与球霰石粒径分布相 似的方解石晶型碳酸钙——纳米碳酸钙(N,纯度 98.5%,倍墨实业有限公司产),以消除因原材料粒径 减小带来的影响.水泥与煅烧高岭土尾矿的化学组 成见表1.

表1 水泥和煅烧高岭土尾矿的化学组成

Table 1 Chemical compositions(by mass) of cement and calcined kaolin tailings

| Material | CaO | SiO_2 | $\mathrm{Al}_2\mathrm{O}_3$ | $\mathrm{Fe_2O_3}$ | MgO | K_2O | SO_3 | TiO_2 | Na ₂ O | IL |
|----------|-------|---------|-----------------------------|--------------------|------|--------|--------|------------------|-------------------|------|
| С | 56.77 | 20.86 | 5.90 | 3.61 | 3.50 | 0 | 2.43 | 0 | 0 | 1.18 |
| CKT | 0.89 | 53.58 | 34.33 | 2.37 | 2.54 | 3.88 | 0.11 | 0.21 | 0.29 | 1.14 |

图1为石灰石粉、纳米碳酸钙、球霰石和煅烧高 岭土尾矿的扫描电镜(SEM)照片.由图1可见:石灰 石粉颗粒多为致密的四方体粒状晶体,表面有层层

叠叠的阶梯褶皱纹理;纳米碳酸钙为不规则的晶簇 状颗粒,在尺度上远比石灰石粉颗粒小;球霰石为球 状颗粒;煅烧高岭土尾矿呈片层状结构。



图 1 原材料的 SEM 照片 Fig. 1 SEM images of raw materials

1.2 配合比设计

参考LC³体系,设计原材料质量比*m*(普通硅酸盐 水泥):*m*(煅烧高岭土尾矿):*m*(碳酸钙):*m*(石膏)为 52.5:30.0:15.0:2.5.试验用碳酸钙分别采用球霰石、 纳米碳酸钙和石灰石粉,以研究碳酸钙粒径和晶型对 硅铝酸盐胶凝体系的影响.为区分这3种配比,按照碳 酸钙种类,将制备的碳酸钙-煅烧高岭土尾矿-水泥 复合胶凝体系分别标记为VCTC、NCTC和LCTC.

参考GB/T17671—2021《水泥胶砂强度检验方法(ISO法)》,制备尺寸为40mm×40mm×160mm

的立方体试件,试件浇筑24h后脱模并置于标准环 境((20±2)℃,相对湿度为95%)中养护至3、7、28d. 一部分试件用于抗压强度测试;另一部分在不同区 域选取合适的颗粒样品,先将其置于无水乙醇中浸 泡7d终止水化,再置于60℃的真空干燥箱中干燥 48h,保存在干燥皿中,用于微观性能分析.

1.3 测试方法

采用 TAM AIR 水化量热仪测试新拌浆体的放 热/吸热曲线.需要说明的是,对于不同养护龄期的 净浆试样,其水化方式与砂浆试件相同. 将干燥后的试样进行研磨和筛分后,采用Bruker D8型X射线衍射仪(XRD)和STA449F5型同步热 分析仪测量胶凝体系的水化程度和矿物组成;采用 Y.CT PRECISIONS型X射线计算机断层成像 (X-CT)研究各龄期砂浆试样的孔隙结构;采用FEI 3D型SEM对净浆试样进行微观形貌表征.

2 结果与讨论

2.1 抗压强度

图 2 展示了 LCTC、NCTC 和 VCTC 的抗压强 度.由图 2 可见,相比 LCTC,NCTC 的 3、7、28 d抗压 强度分别提高 8.9%、9.0% 和 14.9%,VCTC 的 3、7、 28 d抗压强度提高 12.4%、15.2% 和 20.9%.研究表 明^[11],LC³的3 d抗压强度为纯水泥体系的40%~60%, LCTC 的早期强度较低,纳米碳酸钙或球霰石的掺入 可明显改善该缺陷.原因主要是:纳米碳酸钙的粒径明 显小于石灰石粉(图1),比表面积更大,从而与水泥、煅







烧高岭土尾矿及水的接触面积更大,反应程度更高;球 霰石较方解石有更高的溶解度^[12].

2.2 水化放热

图 3 为 LCTC、NCTC 和 VCTC 新 拌浆体的水化放热曲线.

由图 3(a)可见:(1)相较 LCTC, NCTC 和 VCTC的主要放热峰均向左偏移且更细、更高,其中 VCTC的变化更为显著.这表明,球霰石或纳米碳酸 钙的掺入加快了水泥熟料的水化,且球霰石的作用 效果比纳米碳酸钙更好.(2)在水泥水化早期(24 h 前),NCTC和VCTC只出现了1个硅酸三钙(C₃S) 放热峰[13],且球霰石对加速期热流曲线斜率的增强 作用比纳米碳酸钙更加显著^[14].(3)对于VCTC,水泥 水化至24~48h时有1个较宽的放热峰.该时间段, 一方面是体系发生反应形成了钙矾石(AFt),另一方 面可能出现了单碳型水化铝酸钙(Mc)/半碳型水化 铝酸钙(Hc)的放热峰;在LCTC和NCTC体系中, 该放热峰并不明显.上述结果表明,球霰石和纳米碳 酸钙作为硅铝酸盐胶凝体系中的碳酸钙相,为水泥 水化提供了更多成核位点[15],且VCTC的诱导期较 其他2组有所缩短.

由图 3(b)可见,3组硅铝酸盐胶凝体系新拌浆体在 168 h内的水化放热量由小到大依次为 LCTC(212.59 J/g) < NCTC(221.28 J/g) < VCTC(267.82 J/g),VCTC在 168 h内的放热量较 NCTC 提高 21.04%,较 LCTC 提高 25.98%.由此 进一步表明,球霰石和纳米碳酸钙促进了硅铝酸 盐凝胶体系的水化反应,且球霰石的作用效果更 加显著.



图 3 LCTC、NCTC和VCTC新拌浆体的水化热曲线 Fig. 3 Heat of hydration curves of fresh slurry of LCTC, NCTC and VCTC

2.3 水化产物

2.3.1 水化产物种类

图 4 展示了养护龄期为 3、7、28 d 时 LCTC、

NCTC与VCTC水化产物的XRD图谱.由图4可见:(1)LCTC、NCTC、VCTC的结晶水化产物主要为钙矾石(AFt)、氢氧化钙(CH)、单硫型水化硫铝酸







钙(Ms)、Hc和Mc等^[16].(2)对于LCTC和NCTC, 3d龄期时可观察到Ms,其他龄期未发现;而对于 VCTC,在3、7、28d龄期均未发现Ms,表明VCTC 中的球霰石主要促进了Mc和Hc的形成^[17].(4)在3、 7、28d龄期,VCTC中AFt的特征峰明显强于另外2 组,即VCTC中生成了更多的AFt,表明球霰石促进 了铝相反应^[18].

2.3.2 水化产物微观形貌

图5展示了养护龄期为3d时LCTC、NCTC和 VCTC水化产物的微观形貌.由图5可见:(1)VCTC 的硬化浆体在3d龄期时便有水化产物包裹在球霰 石微球表面,而LCTC和NCTC的硬化浆体在3d龄 期时只有少部分方解石表面被水化产物包裹.(2)在 VCTC中,3d龄期时形成的水化硅(铝)酸钙凝胶 (C-(A)-S-H)、Mc/Hc和AFt相等水化产物以球霰 石微球为核心, 包覆在球霰石表面; 后期水化产物相 互连接形成网状结构,与水泥基体胶结在一起,各水 化产物连接面积较大,呈均匀凝胶态分布,细化了基 体的孔隙结构.(3)对于LCTC和NCTC,由于方解 石晶型碳酸钙颗粒较为致密,在方解石混合体系中 仅观察到少量水化产物包覆在方解石表面,水化产 物和方解石表面有清晰的界面分界线,即水化产物 和方解石的连接并不紧密.存在这一差异的原因是, 球霰石颗粒表面形成了 AFt 相、Mc/Hc 和 C-(A)-S-H,因而 VCTC 的填充密度比 LCTC 和 NCTC更高.



(a) LCTC(b) NCTC(c) VCTC图 5 养护龄期为3d时LCTC、NCTC和VCTC水化产物的微观形貌Fig. 5 Microscropic morphologies of hydration products of LCTC, NCTC and VCTC curing for 3 d

2.3.3 水化产物同步热分析

图6展示了养护龄期为28d时LCTC、NCTC和

VCTC的热重/微商热重分析(TG/DTG)曲线.由图6 可见:(1)在420℃左右3组硅铝酸盐胶凝体系中的氢





氧化钙(CH)热分解峰面积均较小,表明煅烧高岭土尾 矿中的偏高岭土发生了火山灰反应,消耗了体系中生 成的CH,且球霰石或纳米碳酸钙的掺入也促进了CH 的消耗.(2)在123℃左右存在热分解峰,该峰可归因于 Hc和Mc的形成^[19],与XRD的分析结果一致.

研究显示,净浆中结合水的含量是通过40~ 450℃下的质量损失量化的^[20].因此采用正切法^[21]可 以计算350~450℃之间脱水峰的面积,从而量化CH 的含量;也可计算590~730℃之间脱碳峰的面积,来 量化碳酸钙的含量,结果见表2.由表2可见:3组硅 铝酸盐胶凝体系中结合水的含量由小到大依次为 LCTC<NCTC<VCTC;NCTC和VCTC中形成的 Hc和Mc含量明显高于LCTC,而两者中碳酸钙的含 量明显低于LCTC,说明NCTC和VCTC中更多的 碳酸钙参加了与富铝相的反应.这些差异表明,石灰 石粉、纳米碳酸钙和球霰石虽然均能促进水泥水化 和碳酸钙的反应,但纳米碳酸钙促进各反应的效果 优于石灰石粉,球霰石比2种方解石晶型的碳酸钙 (石灰石粉和纳米碳酸钙)更加有效.



表 2 LCTC、NCTC和VCTC中结合水 CH和 CaCO₃的含量 Table 2 Contents(by mass) of bound water, CH and CaCO₃ in LCTC, NCTC and VCTC

| | | | Unit:% |
|-----------|-------------|------|----------|
| Group No. | Bound water | СН | $CaCO_3$ |
| LCTC | 14.48 | 2.07 | 14.77 |
| NCTC | 16.73 | 1.52 | 10.41 |
| VCTC | 17.25 | 1.42 | 9.79 |

2.4 微观孔隙结构

利用 VG studio MAX22软件对工业 CT 切片进 行孔隙结构分析.图7为LCTC、NCTC和 VCTC的 孔隙分布.由图7可见,相较LCTC,NCTC和 VCTC显著增加了孔径在0~100 µm的介观孔和中 孔占比,减少了大于100 µm的大孔占比.这表明,球 霰石和纳米碳酸钙均具有使硅铝酸盐胶凝体系孔径 均匀化的明显效果,且使得小于100 µm的孔隙占比 仍保持在较高水平.此外,硅铝酸盐胶凝体系的力学 性能与孔隙率的相关性较强——孔隙率越低,力学 性能越高.这一点在2.1中得到印证.



图 7 LCTC、NCTC和VCTC的孔隙分布 Fig. 7 Pore distributions of LCTC, NCTC and VCTC

表 3 为 LCTC、NCTC 和 VCTC 的孔结构参数 计算结果.

| 表 3 | LCTC、NCTC和VCTC的孔结构参数计算结果 | | | | |
|---------|---|--|--|--|--|
| Table 3 | Calculation results of pore structure parameters of | | | | |
| | LCTC, NCTC and VCTC | | | | |

| Group No. | $D_{50}/\mu{ m m}$ | $D_{90}/\mu{ m m}$ | Porosity(by volume)/ % | Most portable pore size/ μm |
|-----------|--------------------|--------------------|---------------------------|--------------------------------------|
| LCTC | 360 | 600 | 9.1 | 416 |
| NCTC | 190 | 360 | 5.3 | 230 |
| VCTC | 180 | 350 | 3.2 | 211 |

Note: D_{50} and D_{90} represent the values corresponding to the cumulative distribution percentages of 50% and 90% in the particle size distribution, respectively.

由表3可知:与LCTC相比,VCTC和NCTC的 D_{50} 、 D_{90} 和最可几孔径均显著下降;球霰石对 D_{50} 、 D_{90} 和最可几孔径的影响较纳米碳酸钙更为显著,这进 一步说明球霰石的掺入可以有效减小孔体积.原因 可能是,石灰石粉的粗糙表面导致工作性降低,进而 使体系中的宏观大孔含量升高,而纳米碳酸钙和球 霰石的粒径集中且粒径较小,且球霰石的光滑表面 也可以改善硅铝酸盐胶凝体系浆体的工作性能,导 致中小孔占比增加.综上所述,VCTC与NCTC中的 颗粒堆积密实度较高,孔隙率较低,且球霰石对体系 孔隙率的影响更为显著.

3 结论

(1)球霰石-煅烧高岭土尾矿-水泥复合胶凝体 系(VCTC)和纳米碳酸钙-煅烧高岭土尾矿-水泥复 合胶凝体系(NCTC)的各龄期抗压强度较石灰石 粉-煅烧高岭土尾矿-水泥复合胶凝体系(LCTC)均 有提升,且球霰石对硅铝酸盐胶凝体系的早期强度 改善效果更佳.

(2)相较纳米碳酸钙和石灰石粉,球霰石可明显 增大体系水化加速期水化热曲线的斜率,并诱导硅 酸三钙(C₃S)水化加速,且VCTC中168h放热量较 NCTC提高21.04%,较LCTC提高25.98%.

(3)LCTC中,由于铝相活性较低,主要形成单碳型水化铝酸钙(Mc);虽然VCTC中在养护7,28d时主要的碳铝酸盐相也是Mc,但其含量远高于LCTC;NCTC中碳铝酸盐的主要形式是Mc和半碳型水化铝酸钙(Hc).这表明,NCTC和VCTC中更多的碳酸钙参与了与富铝相的反应.

(4)球霰石活性高,其水化产物填充于体系内部 结构中,细化了孔隙结构;在LCTC与NCTC中未观 察到此填充机制,仅有少量水化产物包覆在方解石 表面,且界面过渡区较为薄弱.

(5)相较LCTC,NCTC和VCTC中的颗粒堆积 密实度较高,孔隙率较低,最可几孔径更小,且球霰石 晶型碳酸钙对体系孔隙率的影响更为明显.纳米碳酸 钙和球霰石均具有使孔径均匀化的明显效果,使体系 中孔径小于100μm的孔隙占比仍保持在较高水平.

参考文献:

- HANEIN T, THIENEL K C, ZUNINO F, et al. Clay calcination technology: State-of-the-art review by the RILEM TC 282-CCL [J]. Materials and Structures, 2022, 55:3.
- [2] LIUXY, CHENQ, SONGFC, et al. Research on limestone calcined clay cement-based ultra-high performance concrete with high cement substitution: Mixture design and engineering properties[J].Construction and Building Materials, 2023, 409: 133913.
- [3] SKOCEK J, ZAJAC M, BEN HAHA M. Carbon capture and utilization by mineralization of cement pastes derived from recycled concrete [J]. Scientific Reports, 2020, 10(1):5614.
- [4] SONG Q F, GUO M Z, WANG L, et al. Use of steel slag as sustainable construction materials: A review of accelerated carbonation treatment [J]. Resources, Conservation and Recycling, 2021, 173:105740.
- [5] AVET F, SCRIVENER K. Investigation of the calcined kaolinite content on the hydration of limestone calcined clay cement (LC³)
 [J]. Cement and Concrete Research, 2018, 107:124-135.
- [6] KRISHNAN S, EMMANUEL A C, SHAH V, et al. Industrial production of limestone calcined clay cement (LC³) : Experience and insights [J]. Green Materials, 2019, 7:15-27.
- [7] HAY R, LI L, CELIK K. Shrinkage, hydration, and strength development of limestone calcined clay cement (LC³) with different sulfation levels [J]. Cement and Concrete Composites, 2022, 127;104403.
- [8] HARGIS C W, TELESCA A, MONTEIRO P J M. Calcium

sulfoaluminate (Ye'elimite) hydration in the presence of gypsum, calcite, and vaterite [J]. Cement and Concrete Research, 2014, 65:15-20.

- [9] 刘家文.碳酸钙-铝酸盐矿物复合体系的水化行为与胶凝性能研究[D].重庆:重庆大学,2020.
 LIU Jiawen. Study on hydration behavior and gelling properties of calcium carbonate-aluminate mineral composite system [D]. Chongqing :Chongqing University,2020. (in Chinese)
 [10] 蒋金洋,余培培,眭世玉,等.一种硅酸盐胶凝材料及其制备
- 方法:117585957A [P].2024-02-23.
 JIANG Jinyang, YU Peipei, SUI Shiyu, et al. A silicate cementitious material and its preparation method:117585957A [P]. 2024-02-23. (in Chinese)
- [11] KONTREC J, TOMASIC N, MLINARIĆ N M, et al. Effect of pH and type of stirring on the spontaneous precipitation of CaCO₃ at identical initial supersaturation, ionic strength and a (Ca²⁺)/a(CO₃²⁻) ratio [J]. Crystals, 2021, 11(9):1075.
- [12] OGINO T, SUZUKI T, SAWADA K. The formation and transformation mechanism of calcium carbonate in water [J]. Geochimica et Cosmochimica Acta, 1987, 51(10):2757-2767.
- [13] 管学茂,魏红姗,马小娥,等.C₃S₂矿物的加速碳化硬化过程
 [J].建筑材料学报,2018,21(6):900-905.
 GUAN Xuemao, WEI Hongshan, MA Xiaoe, et al. Rapid hardening process of C₃S₂ minerals by accelerated carbonation[J].
 Journal of Building Materials, 2018, 21(6):900-905. (in Chinese)
- [14] MAIER M, SCHERB S, NEISSER-DEITERS A, et al. Hydration of cubic tricalcium aluminate in the presence of calcined clays [J]. Journal of the American Ceramic Society, 2021, 104 (7):3619-3631.
- [15] MAIER M, SPOSITO R, BEUNTNER N, et al. Particle characteristics of calcined clays and limestone and their impact on early hydration and sulfate demand of blended cement[J]. Cement and Concrete Research, 2022, 154:106736.
- ZAJAC M, ROSSBERG A, LE SAOUT G, et al. Influence of limestone and anhydrite on the hydration of Portland cements[J].
 Cement and Concrete Composites, 2014, 46:99-108.
- [17] HAN C L, HU Y P, WANG K, et al. Preparation and in-situ surface modification of CaCO₃ nanoparticles with calcium stearate in a microreaction system [J]. Powder Technology, 2019, 356:414-422.
- [18] SCRIVENER K L, JUILLAND P, MONTEIRO P J M. Advances in understanding hydration of Portland cement [J]. Cement and Concrete Research, 2015, 78:38-56.
- [19] DIXIT A, DU H J, DANG J T, et al. Quaternary blended limestone-calcined clay cement concrete incorporating fly ash [J]. Cement and Concrete Composites, 2021, 123:104174.
- [20] DE WEERDT K, BEN HAHA M, LE SAOUT G, et al. Hydration mechanisms of ternary Portland cements containing limestone powder and fly ash[J]. Cement and Concrete Research, 2011, 41(3):279-291.
- [21] 裘鹏程,景镇子,刘子系,等.碳酸钙基建筑材料的水热法制 备及硬化机理研究[J].建筑材料学报,2018,21(2):241-246,313.
 QIU Pengcheng, JING Zhenzi, LIU Zixi, et al. Wet preparation and hardening mechanism of calcium carbonate based building materials [J]. Journal of Building Materials, 2018, 21(2): 241-246,313. (in Chinese)